# 強構造薄膜を用いた電気二重層トランジスタ

(名大院理\*,名大物質国際研\*\*) 〇藤本卓也\*,三吉康仁\*,松下未知雄\*,阿波賀邦夫\*\*

【序】近年の有機エレクトロニクスの発展は著しく、無機デバイスの性能を凌 駕するような報告も多数なされている。有機トランジスタにおいては、従来の電 界効果トランジスタと同様の構成素子で動作するため無機物と簡単に置き換える ことが可能であるが、その動作原理は未解明な部分が多く、基礎的な動作機構の 解明が必要である。

本研究では、イオン液体を絶縁体に用いた電気二重層トランジスタを作製し、 その特性を評価した。電気二重層は、電圧印加によってイオン液体の構成イオン が移動することで半導体/絶縁体界面に作られる。電気二重層の厚みは数ナノで あるため、その静電容量は固体の絶縁体に比べて大きく、高濃度のキャリア注入 が可能となる。従来の有機物はイオン液体に可溶であるが、【研究 1】S…S 分 子間接触を有する octathio[8]circulene[1–3]や、【研究 2】ポルフィラジン類縁体 である metal-free phthalocyanine (H<sub>2</sub>Pc)及び tetrakis(thiadiazole)porphyrazine (H<sub>2</sub>TTDPz)を半導体に用いたところ、イオン液体中で安定に低電圧駆動のトラン

ジスタとして動作 することが分かっ た。また、H<sub>2</sub>Pc と H<sub>2</sub>TTDPz を組 み合わせて相補型 インバータを作製 した。



#### 【研究1】 octathio[8] circulene

既報の方法により、octathio[8]circulene を合成 した。薄膜は、石英基板上に白金で櫛形の SD 電極を形成した後、octathio[8]circulene を真空 蒸着して作製した。薄膜の電気伝導度は、CV によって電気化学的に酸化還元しながら、交流 電圧を SD 間に印加して測定した[4]。

図 1 に octathio[8]circulene 薄膜の電気二重 層トランジスタの伝導度の立ち上がりから求め た閾値電圧 ( $V_T$ ) と CV の酸化ピークから求め た酸化電圧 ( $V_{OX}$ )のイオン液体依存性を示す。 酸化電圧より小さな電圧で伝導度の上昇が見ら れ、トランジスタの動作領域では薄膜の大部分



図 1. octathio[8]circulene 薄膜 の閾値電圧 (V<sub>T</sub>)と酸化電位 (V<sub>OX</sub>)のイオン液体依存性 が酸化されていないことが確かめられた。 $V_T$  及び  $V_{OX}$  はカウンターアニオンに 対して極性及びサイズ依存性を示し、薄膜との間に相互作用があることを示唆し ている。 $V_T$  と  $V_{OX}$  の差 ( $V_T - V_{OX}$ )にはイオン液体依存性は見られず、全てのイ オン液体で 0.5 V 程度であった。また、移動度とイオン液体の静電容量の間にも 相関が確かめられたが、このときカウンターアニオン依存性は見られなかった。

#### 【研究2】ポルフィラジン類縁体

既報の方法により、H<sub>2</sub>Pc 及び H<sub>2</sub>TTDPz を合成し、薄膜は octathio[8]circulene と同様の方法によって作製した。それぞれのトランジスタ特性を直流電源で評価 した後、これらを組み合わせて相補型インバータを作製した。

 $H_2Pc$ 及び  $H_2TTDPz$ のトランジスタは、それ ぞれ p-及び n-型として駆動することが分かっ た。移動度は、 $H_2Pc$  が 0.004 cm<sup>2</sup> V<sup>-1</sup> s<sup>-1</sup>、  $H_2TTDPz$ が 0.001 cm $^2$  V $^{-1}$  s $^{-1}$  とそれぞれあま り大きくなかったが、閾値電圧がそれぞれ-0.2、 -0.1 V となり、低電圧駆動トランジスタとし て魅力的であることが分かった。図2(a)に相 補型インバータの伝達特性の結果を示す。V<sub>IN</sub> に対して反転動作しており、1 V 以下で駆動す ることが確かめられた。このとき構成素子に見 られるヒステリシスを示した。図 2(b)にイン バータの性能の指標であるゲインを示す。ゲイ ンは最大で3と比較的大きな値を示した。また、 周波数依存性を調べたところ、20 Hz 以下で有 効に反転動作することが分かった。イオン液体 の静電容量の周波数依存の測定から、100 Hz 以下で十分な電気二重層が作られることが示唆 されており、この結果とよく一致している[5]。



図 2. 相補型インバータの(a)伝 達特性および(b)ゲイン

【結論】以上より、本研究では強構造薄膜を半導体層に用いた電気二重層トランジスタを作製し、低電圧駆動を達成するとともに、詳細なイオン液体依存性や相補型インバータ特性を評価することに成功した。当日は、電気二重層の形成と電気化学ドーピングとの関係や、octathio[8]circulene 薄膜の Dual-gate トランジスタ[6]についても詳細に議論する。

<sup>[1]</sup> K. Y. Chernichenko, V. V. Sumerin, R. V. Shpanchenko, E. S. Balenkova, V. G. Nenajdenko, *Angew. Chem. Int. Ed.* 2006, 45, 7367.

<sup>[2]</sup> T. Fujimoto, R. Suizu, H. Yoshikawa, K. Awaga, Chem. -Eur. J. 2008, 14, 6053.

<sup>[3]</sup> T. Fujimoto, M. M. Matsushita, H. Yoshikawa, K. Awaga, J. Am. Chem. Soc. 2008, 130, 15790.

<sup>[4]</sup> T. Fujimoto, M. M. Matsushita, K. Awaga, Chem. Phys. Lett. 2009, 483, 81.

<sup>[5]</sup> T. Fujimoto, Y. Miyoshi, M. M. Matsushita, K. Awaga, Chem. Commun. 2011, 5837.

<sup>[6]</sup> T. Fujimoto, M. M. Matsushita, K. Awaga, Appl. Phys. Lett. 2010, 97, 123303.

#### 固体 NMR による

イミダゾール分子のダイナミクスとプロトン伝導性の研究

(金沢大院 自然)〇海山 剛史,大橋 竜太郎,井田 朋智,水野 元博

【序】

近年,イミダゾールを用いた高プロトン伝導物質が 数多く開発されている。その一つにイミダゾールとジ カルボン酸の塩があり,室温付近から 473 K にかけ て高い電気伝導率(10<sup>-7</sup>-10<sup>-3</sup> S cm<sup>-1</sup>)<sup>(1)</sup>を示すことが 知られている。Fig. 1 にその塩の一つであるコハク酸 水素イミダゾリウムの結晶構造を示す。この結晶は a 軸方向に平坦な層を形成する。層内でコハク酸イオン 同士は,強い水素結合(O-H…O)で繋がっており, イミダゾールイオンとコハク酸イオンは,弱い水素結 合(N-H…O)を形成している。高プロトン伝導性 は,イミダゾール分子の五員環の回転による Grotthus型プロトン伝導によるものと考えられてい るが,詳しいメカニズムは未だ分かっていない。



Fig. 1 コハク酸水素イミダゾリウム の結晶構造<sup>[1],[2]</sup>

そこで本研究では、コハク酸水素イミダゾリウムに

ついて固体 <sup>2</sup>H NMR のスペクトルとスピン - 格子緩和時間 *T*1を測定し,イミダゾール分子のダイナミクスを調べ,高プロトン伝導のメカニズムを考察した。

#### 【実験】

固体<sup>2</sup>H NMR の測定は JEOL ECA-300 分光器を用 い,<sup>2</sup>H の共鳴周波数 45.828 MHz で行った。固体<sup>2</sup>H NMR スペクトルは四極子エコー法で測定した。Ti は飽 和回復法で測定した。測定試料は重水素化したイミダ ゾール (CIL 社製, 98%)を軽水で再結晶し窒素部 分を軽水素で置換したものとコハク酸 (Wako 社製, 99.5%)を用いて合成し再結晶した。

【結果・考察】

Fig. 2 にイミダゾール分子の固体 <sup>2</sup>H NMR スペクト ルの温度変化を示す。368 K 以下ではリジットな線形 を示した。398 K ではリジッドな成分に加え 0 kHz 付 近にシャープな成分が観測され,温度上昇に伴いその 強度が増大した。



Fig. 3 に 301 K と 411 K での <sup>2</sup>H NMR スペクトルと その線形シミュレーションを示す。リジッドな成分の スペクトルから四極子結合定数  $e^2qQ/h$ と非対称パラ メータ  $\eta$  をそれぞれ見積もると 301 K と 411 K ともに 170 kHz と 0 となった。また、411K でのシャープな成 分とリジッドな成分の面積強度は 0.03:0.97 となった。

Fig. 4にスペクトルの全面積強度,及び各成分の面 積強度の温度変化を示す。ここで 332 K でのスペクト ルの全面積を1とした。温度上昇に伴いリジッドな成 分が減少するに対し,等方回転運動状態のシャープな 成分が増加した。また,高温では全面積強度の値が減 少しており,リジッドな成分の強度が分子運動によっ て減衰していると考えられる。

Fig. 5 にリジッドな成分の<sup>2</sup>H NMR の  $T_1$ の温度変化 を示す。室温付近では  $T_1$ は 100 s 程度の非常に長い値 となったが、温度上昇に伴い指数関数的に減少し 411 K では 1.2 s となった。 $T_1$ の温度変化の傾きから活性化 エネルギーを見積もると 42 kJ/mol となった。リジッド な成分の緩和がイミダゾールの 180°フリップで支配 されていると仮定し、411 K での  $T_1$ の値から相関時間 を見積もると 10<sup>4</sup> Hz 程度となる。このような速さの分 子運動はスペクトルの線形には影響しないが強度の 減衰を引き起こす。このことは、Fig. 4 での全面積強 度の減少と一致する。

Fig. 6 にシャープな成分の <sup>2</sup>H NMR の  $T_1$  の温度変化 を示す。 $T_1$ は温度上昇に伴い指数関数的に増大してい ることが分かった。また、 $T_1$ の温度変化の傾きから活 性化エネルギーを見積もると 59 kJ/mol となった。

以上のことから、コハク酸水素イミダゾリウムの高 プロトン伝導性は、イミダゾール分子の遅い180°フリ ップ運動と速い等方回転運動の二つが関与している と考えられる。

【参考文献】

K. Pogorzelec-Glaser, Cz. Pawlaczyk, A. Pietraszko, E. Markiewicz, J. Pow. Sou., 173 (2007), 800-805.

[2] K. Momma and F. Izumi, J. Appl. Crystallogr., 41 (2008), 653-658.



# ヘリンボーン構造におけるトランスファー積分の二面角依存性に関する理論的考察 (東工大院理工) 〇小島 広孝,森 健彦

【序】次世代デバイスとして期待されている有機半導体は活発な研究がなされており、更なる実 用化への改善のため、より高いキャリア移動度と安定性を示す物質の開発が待ち望まれている。 有機半導体の結晶構造に着目すると、多くの物質がヘリンボーン構造と呼ばれるパッキング様式 をとっている。代表的な有機半導体であるペンタセンでは、向かい合う2分子が形成する分子面 の二面角が53°と小さく、πスタック方向(t<sub>c</sub>)とカラム間方向(t<sub>p</sub>)の二次元伝導を発現しやす い。一方で、TTF誘導体などは二面角が130°程度と大きく、πスタック方向に高い一次元伝導を 示す。これらを用いた有機トランジスタは多数作製されているが、結晶構造と移動度の相関につ いては詳しい知見が得られていない。本研究では計算化学的アプローチを用いて、伝導の指標で あるトランスファー積分を計算し、二面角と伝導度の相関を考察した。また、分子長軸方向への 並進移動によるトランスファー積分の影響も示唆されており、これについても考察を行った。

【手法】計算の対象分子として Scheme 1 に示した分子を選択した。Gaussian プログ ラムによる構造最適化 (B3LYP/6-31G(d,p)) を行った分子をヘリンボーンの位置関係に 配置し、分子の二面角 $\theta$ を変化させた。拡 張ヒュッケル法を用いて、それぞれの位置 で分子間の重なり積分 Sを計算し、トラン スファー積分 (図 1 の  $t_p$  および  $t_c$ )を t= $E \times S$ から算出した。<sup>1)</sup> ここで E=-10 eV



Scheme 1 Target compounds for the calculations

を仮定した。分子間距離は cos(θ)に応じて直線的に変化させ、実際の結晶の格子定数と符合する ように調整した。また、一方の分子を分子長軸方向に Dだけスリップさせ、同様に計算を行った。 得られたトランスファー積分を二面角θと Dについて二次元プロットした。

【結果と考察】例としてペンタセンと DBTTF の結果を示す(図 2)。

ペンタセンは、分子がそれぞれスタック位置( $t_p \ o \ \theta = 0^\circ$ 、 $t_e \ o \ \theta = 180^\circ$ )でトランスファー積 分が最大となり、それ以降は単調減少を示した( $t_e \ d - g \ \theta = b \ \delta$ )。すなわち、 $\theta \ o \ h \ \delta$ 



Figure 1. Molecular arrangement at the time of molecular rotation. Starting from (a) the stacking structure at the dihedral angle of  $\theta = 180^{\circ}$ , (b) the molecules are rotated up to (c) the vertical at  $\theta = 0^{\circ}$ . (d) Displacement D along the molecular long axis.

な領域では *tp* が、*θ*の大きな領域では *tc* が優勢となる。これは二面角と伝導の次元との関係と、 定性的な一致を示した。実際の結晶の座標を図中にプロットすると、ペンタセンの二面角である 53°では *tp* が有意な大きさをもつ二次元伝導を示すことが示唆された(図中の〇印)。一方で、*D* を変化させていくとトランスファー積分の符号が周期的に反転する振動構造(*D* 振動)が見られ た。これはトランスファー積分が、分子長軸方向のスリップに敏感に変化するという先行研究の 結果とも一致している。<sup>2)</sup> 置換基の導入などにより *D*を変化させることで、伝導特性を制御でき る可能性を示唆している。

これに対して DBTTF では *D* 振動は抑制され、代わりに $\theta$ の変化に対する振動が現れた( $\theta$ 振動)。 $\theta$ 振動を示す物質は、比較的幅広い $\theta$ 域で有意なトランスファー積分をもつ。実際の結晶が こうした方向に配向すれば、大きな伝導を示すことが期待できる。実際の DBTTF には結晶多形 が存在する。 $\alpha$ 相(〇印)と $\gamma$ 相( $\Delta$ 印)を図中にプロットした。 $\alpha$ 相は  $t_e$ がピークの頂点付近 に存在し、高い一次元伝導が期待できる。一方、 $\gamma$ 相は  $t_p$ が有意な大きさになることが示唆され た。これらの多形による相違は、実際に作製された有機トランジスタの特性にも現れている。<sup>3)</sup>

こうした振動構造は分子軌道の軌道対称性を反映しており、ペンタセンの HOMO は分子短軸 方向に節をもつのに対し、DBTTF の HOMO は分子長軸方向に節をもつ。伝導に関わる軌道が分 子短軸方向に節をもつ分子を設計することで、0振動を誘起し、現実的な0域でトランスファー積 分が極大をとる可能性を予想することができる。他の分子の結果についても当日発表する。



**Figure 2.** 2D maps of transfer integrals (meV) with respect to  $\theta$  and *D* together with the HOMO (B3LYP/6-31G(d,p) level). Circles and triangles are geometries in the actual polymorphic crystals.

【参考文献】

- 1) T. Mori et al. Bull. Chem. Soc. Jpn., 1984, 57, 627; 1998, 71, 2509; 1999, 72, 179.
- 2) J. L. Brédas et al. Proc. Natl. Acad. Sci. U.S.A, 2002, 99, 5804.
- 3) M. Mas-Torrent et al. Chem. Rev. ASAP (doi:10.1021/cr100142w)

フタロシアニンを利用した新規分子性強誘電体の構築

(熊本大院・自然<sup>1</sup>,大阪大院・理<sup>2</sup>,岡山大院・理<sup>3</sup>)
 ○大石 寛子<sup>1</sup>,松田 真生<sup>1</sup>,花咲 徳亮<sup>2</sup>,野上 由夫<sup>3</sup>



図1. 巨大負磁気抵抗効果

え得る。さらに、中心金属に  $\text{Fe}^{II}$  (*S*=1/2)を導入することで、 結晶構造に依らず磁性を担う d スピンと伝導を担う  $\pi$  電子間の  $\pi - d$  相互作用を引き起こすことができ、これまでにフタロシア ニンの鉄錯体に軸配位子が導入された  $\text{Fe}(\text{Pc})L_2$  分子ユニットか らなる電荷移動錯体で、巨大負磁気抵抗効果の発現に成功してい

金属フタロシアニンの axial 位に配位子を導入した金属フタロ

シアニン錯体は、ずれた積層構造をとり多様な次元の電子系を与

る。大きな分子内π-d相互作用と高対称性配位子場による縮退 d 軌道に加え、磁性イオンである 鉄を導入した分子性導電体においては電荷不均化状態がより顕著に現れることから、巨大負磁気 抵抗の発現には一次元電子系を構築するフタロシアニンπ電子の電荷不均化状態が深く関与して いることが近年の実験・理論研究の両面から指摘されている。

本研究では、電荷不均化するπ電子と縮退 d 軌道の電子が強く相互作用しているフタロシア ニン系について、分子間の二量化を誘起するよ うな分子デザインを施すことにより電荷不均化 した分子間に電気双極子モーメントを発生させ ることで強誘電体を構築し、磁場の印加による 電荷不均化の融解を利用して磁場応答強誘電体 を構築することを目的としている。具体的には



先に述べたように分子内での大きなπ-d相互作 図2.磁場応答強誘電体構築のメカニズム 用の確認されている鉄フタロシアニン系に、二量化を促進させる分子設計を施した分子性強誘電 体の作製に取り組んでいる。

強誘電体構築は2つのアプローチで行っており、1つは鉄フタロシアニンの上下に異なる軸配 位子を用いることで分子間相互作用の違いから二量化を引き起こすものである。現在のところ上 下の配位子にシアノ基とブロモ基を導入した Fe(Pc)(CN)Br を合成している。文献2)の Co(Pc) 錯体で報告されているシアノ架橋物を経由した上下の軸配位子が異なる分子の合成法を参考に、 Fe(Pc)(CN)(Pyridine)を合成し、それを電気分 解して結晶作製を行った。対のカチオンとして テトラフェニルホスホニウムを用い、針状とブ ロック状の2種類の結晶作製に成功しており、 その合成法の確立と他のカチオンを用いた結 晶作製、物性測定を進めている。



一方で、フタロシアニン環に官能基を付加することで非対称分子を合成し、同じく分子間相互 作用の違いから二量化を引き起こすことも試みている。現在は文献3)のサブフタロシアニンの 合成法を参考に、図4に示すような合成スキームでオクタフルオロサブフタロシアニンを経由し てフタロシアニン環の外側4つのベンゼン環の内2つの環にフッ素を導入した Zn(F<sub>8</sub>-Pc)(CN)<sub>2</sub>分 子の合成を進めている。今後はデメタリゼーション、Fe の導入を行い誘電体結晶の作製を目指す 予定である。



いずれの分子修飾もπ電子系のHOMOへの影響 は少なく、高対称配位子場(縮退 d 軌道)、強いπ -d 相互作用、電荷不均化といったフタロシアニン 系での特徴は維持されると考えている。

当日はこれらの合成法、物性についての報告を行 う。

#### 参考文献

- 1) 松田 真生 等, 固体物理, vol. 42, No. 2, 123 (2007).
- 2) M. Hanack and A. Hirsch, Synthetic Metals, 29 (1989) F9–F14.
- 3) A. Weitemeyer, H. Kliesch, and D, Wöhrle, J. Org. Chem. 1995, 60, 4900–4904.

赤外・ラマン分光による P3HT:PCBM バルクヘテロ接合薄膜の固体構造に関する研究 (早大院・先進理工)〇福田文彦,古川行夫

【序論】近年,活性層にp型材料である位置規則性 poly(3-hexylthiophene) (P3HT)とn型材料である [6,6]-phenyl C<sub>61</sub>-butyric acid methyl ester (PCBM) との混合物 (バルクヘテロ接合とよぶ)を使用する有 機薄膜太陽電池の研究が進められている.太陽電池で は,固体構造(結晶,アモルファス状態)の違いが変 換効率に大きな影響を及ぼすと考えられているが,不



図 1 P3HT (左) と PCBM (右) の分 子構造

明な点が多い.本研究では,混合物の構成物質を選択的に観測できる共鳴ラマン分光法および赤 外分光法により,P3HT:PCBM 混合物薄膜の構造を明らかにすることを目的とした.

【実験】紫外・可視吸収, ラマンスペクトル測定用の P3HT, PCBM, それらの混合物の薄膜(重量比, 1:1)は, それぞれのクロロベンゼン溶液を石英基板上にスピンキャストして作成した.赤 外吸収測定用の PCBM 薄膜は, トルエン溶液を KRS5 基板上に, また, 混合物薄膜(重量比,

1:1)は、クロロベンゼン溶液を BaF2 基板上に、それぞれスピンキャストして作成した. P3HT と PCBM の薄膜、混合物薄膜の紫外可視吸収スペクトルを測定した. また、532、442、325 nm の励起波長でラマンスペクトルを測定した. PCBM の溶液、粉末、薄膜及び混合物薄膜について 赤外スペクトルを測定した.

【結果と考察】P3HT:PCBM 混合物,P3HT,PCBM の薄膜の紫外・可視吸収スペクトルを図2 に示す. 混合物では211,268,332,498 nm に吸収が観測された.211,268,332 nm 吸収はPCBM に,498 nm 吸収はP3HT に帰属される.P3HT の吸収は混合することにより,短波長側にシフ トし,振動プログレッションに由来するショルダーに変化があり,混合によりP3HT の構造が変 化していることを示している.短波長側にシフトしたことから,混合物薄膜中のP3HT 高分子鎖



図 2 P3HT, PCBM, 混合薄膜の紫外・可視 吸収スペクトル



図 3 P3HT:PCBM 薄膜のラマンスペク トル

は、単体の薄膜に比べて有効共役鎖長が短い、すなわち、ねじれた構造になっていると考えられ る. P3HT:PCBM 混合膜のラマンスペクトルを図3に示す. 532と442 nm 励起のスペクトルは 類似しており、325 nm 励起とは大きく異なっている. P3HT と PCBM 単体のスペクトルから、 532と442 nm 励起のスペクトルはP3HTに、325 nm 励起はPCBM に帰属される. 532と442 nm はP3HT の吸収帯内に位置するので、共鳴ラマン効果によりP3HT のスペクトルが選択的に観測 されている. 同様に、325 nm は PCBM の吸収帯内にあり、PCBM のスペクトルが選択的に観測 されている. 1450 cm<sup>-1</sup>のバンドはP3HT のチオフェン環のC=C 対称伸縮振動に帰属されている. 混合物の1450 cm<sup>-1</sup>バンドの半値全幅は、532 nm 励起では 39.1 cm<sup>-1</sup>、442 nm 励起では 46.3 cm<sup>-1</sup> である. P3HT 単体では、粉末で 30.3 cm<sup>-1</sup> (532 nm 励起)、34.3 cm<sup>-1</sup> (442 nm 励起)、薄膜で 34.6 cm<sup>-1</sup> (532 nm 励起)、43.3 cm<sup>-1</sup> (442 nm 励起)、であり、混合物薄膜のバンド幅は、532 と 442 nm 励起ともに、P3HT 薄膜より広い. 一般に、バンド幅は結晶状態よりもアモルファス状態 で広くなることが多く、X線回折測定の結果から粉末は結晶状態、薄膜はアモルファス状態であ ることが確認されているため、PCBM と混合することで、P3HT 単体の薄膜よりも、固体構造が 乱れていると考えられる. これらの結果は、紫外・可視吸収スペクトル変化と矛盾しない.

PCBM の溶液, 粉末, 薄膜, 混合物薄膜の赤外スペクトルを図4に, その拡大図を図5に示す. X線回折の測定から, PCBM の粉末は結晶, 薄膜はアモルファスであった. DFT による赤外スペ クトルの計算結果から, 各バンドは次のように帰属された. 1740 cm<sup>-1</sup>: C=O 伸縮, 1428 cm<sup>-1</sup>: CH<sub>2</sub>はさみ, 1250 cm<sup>-1</sup>: CH<sub>2</sub>縦揺れ+C-O-C 逆対称伸縮, 1187, 1174, 1159 cm<sup>-1</sup>: C-O-C 対称伸縮+C-C 伸縮, 700 cm<sup>-1</sup>: ベンゼン CH 面外変角, 528 cm<sup>-1</sup>: C<sub>60</sub> 伸縮. 赤外スペクトル には, 側鎖に由来するバンドが多く観測されている.

1740 cm<sup>-1</sup>赤外バンドのスペクトル波形は,溶液,アモルファス薄膜,混合物薄膜では左右対称であるのに対して,結晶粉末のバンドでは,低波数側にショルダーが観測された.この分裂は,結晶場によると考えられ,PCBM の結晶/アモルファス状態のマーカーとなる.混合物薄膜では結晶場の分裂が見られなかったことから,混合物薄膜中のPCBM は単体の薄膜と同様に,アモルファス状態になっていると考えられる.



図 4 PCBM 溶液,薄膜,結晶粉末,混合 物薄膜の赤外スペクトル



# グラフェンへの酸素分子の吸着に関する理論的研究

(阪大院理) ○木下 啓二, 齋藤 徹, 北河 康隆, 川上 貴資, 山中 秀介, 奥村 光隆

【背景】

グラフェンは sp<sup>2</sup>炭素原子から成る 6 員環が縮合した単原子層状物質である。1947 年に Wallace が理論的に予言した[1]のを発端に、その発見に向けて実験面での研究 が続けられてきた。一方、理論面では Dirac cone やそれに起因する高い電子移動度 を持つことが予言されるなど、これまでの物質には無い電子物性・化学的性質の研究 が進められた。そして、2004 年に Geim、Novoselov らがスコッチテープを使う方法 で実際にグラフェンを作成すると[2]、特異な電子物性を利用した新規電子デバイスへ の応用に向けた研究が始まった。

単原子層状物質においては表面の電子状態が全体の物性に大きく関与する。さらに シートのサイズがナノメートルオーダーになると端の形状や置換基も重要になる。そ のためグラフェンデバイスにおいて、表面や端を化学的に修飾することでデバイス特 性の制御が可能であると見込まれる。特に分子吸着においては可逆的な電子状態の変 化が期待されている。

【計算】

グラフェンへの吸着現象、特に酸素分子の吸着に関して吸着構造とその電子状態を 量子化学計算により予測することを目的とする。理論計算で吸着現象を取り扱うため に様々なモデルを考え、主なものを Fig.1 に示した。(a)表面への吸着、(b)エッジへ の吸着、(c)様々な格子欠陥への吸着である。

まず、(a)の分子面への吸着を仮定して、その可否を含めて調べた。具体的には電子 状態がどのように変化するかを、分子軌道法の各種計算手法により解析した。実際の 実験で扱うグラフェンはエッジに種々の官能基があると考えられるが、エッジ状態を 観測する際は水素終端する。などではそのために構成単位である C<sub>6</sub>構造を模したベ ンゼン及び芳香環から成るいくつかの化合物をモデルとして用いた。この結果、三重 項酸素はエネルギー的に安定な吸着構造は存在しなかったが、一重項酸素においては 準安定な構造が存在した。ベンゼンから系を拡張した際にも同様の傾向が現れたため、 グラフェンについても同様の結果が期待される[3]。

次に、(b)のエッジへの吸着について調べた。 これに関しても水素がついている場合について の吸着の可能性を調べた。

さらに(c)の格子欠陥のうち、C=C 結合が 90<sup>°</sup> 回転して生じる Stone-Wales 欠陥について、欠 陥の安定性および酸素の吸着特性を調べた。C 原子の欠陥や N、B などへの置換に関しては割 愛した。

以上の(a)-(c)から寄与が大きい吸着構造を見積 もる。



Fig.1. グラフェンへの酸素の吸着モデル

#### 【結果】

(a)に関しては、我々は表面への吸着(モデルとして pyrene<sup>-1</sup>O<sub>2</sub>を用いた)が 50.13kcal/mol の吸熱的な吸着であることを述べている[3]。次に(b)に関してグラフェ ンのエッジの形状の主なものであるジグザグ端とアームチェア端への吸着を取り上 げた。naphthalene、phenanthrene をそれぞれジグザグ端とアームチェア端のモデ ルとして用いた。これらに一重項酸素分子が吸着した際の最適化構造と計算結果 (UB3LYP/6-31G\*\*)を Fig. 3 および Table 1 に示した。どの構造も UB3LYP ではエ ネルギー的には準安定な吸着状態を持つが、アームチェア端の凸部分に吸着するもの については非常に小さなエネルギーで吸着可能であることが示唆される。さらに、AP 補正を行うことで発熱的(-9.93kcal/mol)に化学吸着する可能性も示された。したがっ て Fig. 2. (2)の構造が、エッジの影響が大きなナノメートルサイズのグラフェンにお いては重要になると考えられる。

Table 1. 吸着エネルギーと電荷密度

structure		(1)	(2)	(3)
$\Delta E_{ads}(kcal/mol)$		44.82	0.52	32.15
	$<\!\!S^2\!\!>$	1.0252	0	0
charge	C1	0.127	0.081	0.124
	C2	0.127	0.081	0.120
	01	-0.298	-0.292	-0.320
	02	-0.298	-0.292	-0.295
$\Delta E_{ads}(kca)$	l/mol)	49.21	-9.93*	21.7*

\*無限遠での一重項酸素分子についてのみ AP 補正を行った

 (1)naphthalene への O2 吸着
 (2)アームチェア端(凸部分)
 (3)アームチェア端(凹部分)

 への O2 吸着
 への O2 吸着



Fig. 2. 吸着構造

- [1] P. W. Wallace, Physical Review 71 (1947) 622
- [2] K.S. Novoselov, A.K. Geim, S.V. Morozov, D. Jiang, Y. Zhang,
- S.V. Dubonos, I.V. Grigorieva, A.A. Firsov, Science 306 (2004) 666
- [3] K. Kinoshita, A. Ito, T. Saito, Y. Kitagawa, T. Kawakami, S. Yamanaka, K. Yamaguchi, K. Yamaguchi, M. Okumura, Polyhedron, in press

ラマン分光法と密度汎関数法を用いた CBP のアモルファス状態の構造に関する研究 (早大院・先進理工) 〇石川 智也,古川 行夫

【序】 有機発光ダイオードでは,有機材料のアモルファ ス薄膜が用いられ,アモルファス状態の構造は素子性能に 影響を与えると考えられているが,アモルファス薄膜の構 造研究や評価法の開発は進んでいない.その原因の一つは, アモルファス状態では長距離秩序がなく,X線回折などによ



図1 CBP の分子構造

る固体構造解析が適用できないからである. ラマン分光法では, 原理的にアモルファス薄膜の固体・分子構造を解析することができる. したがって,本研究では,三重項型発光ダイオードにおいて発光材料のホスト材料として使用されているCBP(図1)を対象として,様々な方法で作製したアモルファス薄膜のラマンスペクトルを測定し,密度汎関数理論(DFT)に基づいたラマンスペクトル計算により,実測スペクトルを解析し,アモルファス状態の構造に関して検討した.

【実験】CBPのクロロホルム溶液 (5.6×10<sup>-3</sup> mol/L),結晶粉末,薄膜について、632.8 nm励起で ラマンスペクトルを測定した.薄膜は、BaF2基板上に50 nmの厚さで真空蒸着法によって作製し た.蒸着速度は0.01~0.03 nm/sと0.08~0.13 nm/sの二種類の薄膜を作製した.CBPのクロロホル ム溶液からスピンコート法により薄膜を作製した.Gaussian03プログラムを使用して、DFT (B3LYP/6-31G\*\*レベル)で、安定構造、基準振動、ラマン強度を計算した.安定構造における、 カルバゾール基とベンゼン環のCN単結合回りの二面角 ( $\theta_{CN}$ )とビフェニル骨格のCC単結合回り の二面角 ( $\theta_{CC}$ )を求めた後、これらの二面角を変化させた時のラマンスペクトルも計算した.

【結果・考察】CBPのクロロホルム溶液のラマ ンスペクトルを図2に示した.DFT計算では, らせん型と交互型の二種類の安定構造が得られ, エネルギーはほぼ同じであった.らせん型と交 互型はD2対称を持ち,内部回転角は,らせん型 で $\theta_{CN} = 54.5^\circ, \theta_{CC} = 37.2^\circ, \theta_{CN} = 54.5^\circ, 交互型$  $で<math>\theta_{CN} = 53.7^\circ, \theta_{CC} = 36.7^\circ, \theta_{CN} = 53.7^\circ$ であった. 図2に交互型の計算スペクトルを示した.実測と 計算スペクトルは比較的良い一致を示している が,らせん型と交互型の構造に特有な構造マー カーを見出すことはできなかった.溶液ではら せん型と交互型が混在していると考えられる. 基準振動の計算結果から,1366 cm<sup>-1</sup>付近のバ ンドはCN伸縮とCC伸縮の混成モード(振動位



図2 CBP の実測と計算ラマンスペクトル

相パターン,+++)で,1285 cm<sup>-1</sup> 付近のバンドはCC 伸縮とCN伸縮の混成モード(振動位相パターン,+++) に帰属される.以後,このバンドをCC伸縮とよぶ.

図3にクロロホルム溶液,スピンコートフィルム,蒸 着薄膜(蒸着速度,0.08~0.13 nm/s),蒸着薄膜(蒸着 速度,0.01~0.03 nm/s),結晶粉末のラマンスペクトル

(1400~1150 cm<sup>-1</sup>)を示した. 1285 cm<sup>-1</sup>付近のバン ドのピーク波数は、薄膜の作製方法にもっとも大きく 依存することが分かった. CBPの結晶構造が報告され ており[1],結晶では $\theta_{CN} = 46^\circ$ ,  $\theta_{CC} = 0.2^\circ$ である. 結晶 のCC伸縮バンド波数 1281.4 cm<sup>-1</sup> は、観測された波 数のなかではもっとも低く.  $\theta_{CC}$ が大きくなると高波数 にシフトすると予測される.

CC伸縮波数の $\theta_{CN}$ と $\theta_{CC}$ 依存性を検討するために,ら せん型と交互型に関して様々な内部回転角の構造に対 して,CC伸縮の波数を計算した.図4に,交互型に関 して, $\theta_{CN}$  = 30, 40, 53.7, 70°で,CC伸縮振動の波数



の $\theta_{CC}$ 依存性を示した.なお、 $\theta_{CC} = 0^\circ$ 、 $\theta_{CN} = 53.7^\circ$ での計算値と結晶での実測値が一致するよう に計算値をスケーリングした. $\theta_{CN}$ が大きくなるにつれて、CC伸縮波数は少し低波数シフトする が、 $\theta_{CC}$ が大きくなるにつれて、CC伸縮波数は高波数シフトする.計算値を以下の式で近似した.

 $\tilde{v}/\mathrm{cm}^{-1} = \left(a\theta_{\mathrm{CN}}^{2} + b\theta_{\mathrm{CN}} + c\right)\theta_{\mathrm{CC}} + d\theta_{\mathrm{CN}} + e$ 

ここで  $a = 2 \times 10^{-5}$ ,  $b = -0.8 \times 10^{-3}$ , c = 0.3023, d = -0.1671, e = 1289.7である. らせん型では,  $\theta_{CC} = 0^{\circ}$ ,  $\theta_{CN} = 54.5^{\circ}$  での計算値と結晶での実測値が一致する ようにスケーリングし,  $a = 2 \times 10^{-5}$ ,  $b = -1.6 \times 10^{-3}$ , c = 0.3272, d = -0.1598, e = 1289.0を得た.

1300 8 8 1295 Έ. 800 1290 shift  $\theta_{CN}$ nan 1285 O 30 Rar O 40 1280 O 53.7 0 70 1275 10 20 30 40 50 60 0

図 4 CC 伸縮波数と  $\theta_{CC}$ ,  $\theta_{CN}$ の関係

スピンキャスト法と蒸着法で作製したアモルファス薄膜では、バンドの半値全幅は 16.7, 18.5, 14.8 cm<sup>-1</sup>であり、結晶と比べて、広い.アモルファス状態では固体構造の乱れがあり、それに伴いCBP分子の&cvと&ccが結晶の値から少し変化して、その結果、様々なCC伸縮波数をもつことになる.観測されたバンドはそれらの和となるので、バンド幅が広くなる.例えば、&cv = 46°(結晶の値)とすると、蒸着アモルファス膜で、ピーク波数1287.7 cm<sup>-1</sup>は&cc = 19°に相当し、同様に1285.5 cm<sup>-1</sup>は&cc = 11°に相当する.アモルファス薄膜のラマンバンド波形を精密に測定することにより、アモルファス構造に関する知見を得ることができる.

[1] P. J. Low et al, J. Mater. Chem., 15, 2304-2315 (2005).

### 有機半導体分子の tert-ブチル置換における有機電界効果トランジスタの安定化 (東エ大院理工) 〇東野 寿樹,川本 正,森 健彦

【序】 近年,有機材料のもつ軽量,柔軟,低コスト生産可能などの産業的利点から,様々な有 機電子デバイスの研究開発が活発に行われている.有機電子デバイスの中心となる有機電界効果 トランジスタ(OFET:Organic Field-Effect Transistor)は,研究段階から開発段階へ移行しつつあるが, 依然として課題も多くその一つに大気安定性の問題が挙げられる.当研究室ではHMTTF,DBTTF を tert-ブチル置換することでしきい値電圧が0Vに近くなり,OFETの安定性が顕微に改善される ことを報告してきた<sup>(1)</sup>. このような置換基効果の機構については詳しく解明されておらず,他の 骨格への適応についても検討する必要がある.本研究では,これまで報告してきた誘導体の基本 骨格となる無置換TTFと,高いキャリア移動度を示すペンタセンのそれぞれの分子末端に tert-ブ チル基を導入した誘導体を合成し,FET 特性の評価を行った.

【実験】 tert-ブチル置換したテトラチアフルバレン(tBuTTF)は1-クロロピナコリンを出発物質と して3段階で合成した(Scheme 1)<sup>(1,2)</sup>. tBuTTF は E 体と Z 体の混合物で得られたため,再結晶を繰 り返すことで E 体のみを単離し,X線結晶構造解析によって構造を確認した.サイクリックボル タンメトリー(CV)測定で HOMO 準位を見積もり,薄膜および単結晶トランジスタを作製し FET 特性を評価した.一方,tert-ブチル置換したペンタセン(tBuPn)は tert-ブチルキシレンを出発物質 として4段階で合成した(Scheme 2)<sup>(3,4)</sup>. tBuPn の前駆体に対して再結晶を繰り返すことで異性体 を単離し,示差熱-熱重量測定(TG-DTA)による融点の変化で単離を確認した.tBuPn を昇華精製し た後,真空蒸着法で薄膜トランジスタを作製し FET 特性を評価した.

Scheme 1. Synthesis of tBuTTF.



【結果と考察】 CV 測定の結果,tBuTTFの HOMO 準位は-4.68 eV と見 積もられた.無置換 TTF(-4.75 eV)と比べてドナー性が向上し,低電圧で 駆動する良好なデバイスになり得ると期待されたが,蒸着膜,塗布膜お よび単結晶のトランジスタは FET 特性を示さなかった.薄膜トランジス タの AFM 観察により,グレイン境界の大きい起伏の荒い薄膜が確認され, グレイン間のキャリア伝導の阻害が示唆された(Figure 1). X 線結晶構造 解析の結果,tBuTTF は空間群 P2<sub>1</sub>/n に属し,結晶学的に 1/2 分子が独立 要素となり単位格子に 2 分子が内在していることが判明した(Figure 2).



**Figure 1.** AFM image of the tBuTTF film.

結晶構造をみると、軌道が相互作用しないほどに分子が長軸方向 にスリップスタックしており、分子間のキャリア伝導パスが形成 されず単結晶トランジスタが駆動しなかったと推定される.

次にtBuPnの前駆体キノンのTG-DTA 測定結果を Figure 3 に示 す.融点に相当する TGA 曲線の吸熱ピークが再結晶の前後で 260°C から 290°C にシフトしたことから異性体の単離ができたも のと思われる.真空蒸着法により作製した薄膜トランジスタは, 基板温度(*T*<sub>sub</sub>)の上昇に伴いキャリア移動度の増加がみられた (Table 1). *T*<sub>sub</sub> = 60°C における FET 特性を Figure 4 に示す. AFM 観察により基板温度の上昇に伴うグレインサイズの増大が確認さ れ,これに起因するグレイン境界の減少がキャリア移動度の上昇 に寄与していると考えられ,先行研究の結果と一致した<sup>(5)</sup>.しか し,無置換ペンタセンと比較して,しきい値電圧(*V*<sub>th</sub>)の改善や長 期安定性の向上はみられず,ペンタセン骨格には *tert*-ブチル置換 による安定化あまり有効でなかった.*tert*-ブチル運の結晶構造へ の寄与を検討するため,tBuPn のX線結晶構造解析を進めている.



**Figure 2.** Single-crystal X-ray structure for tBuTTF.



Figure 3. TG-DTA curves of the precursor quinone, (a) crude and (b) after 5 time recrystallization.



Figure 4. FET characteristics for a tBuPn based device fabricated at  $T_{sub} = 60^{\circ}$ C.

$T_{\rm sub}$ (°C)	Mobility (cm <sup>2</sup> /Vs)	$V_{ m th}\left({ m V} ight)$	$I_{\rm on}/I_{\rm off}$
r.t.	$2.5  imes 10^{-4}$	36	$1.5  imes 10^3$
40	$2.9  imes 10^{-4}$	-22	$1.2  imes 10^3$
60	$2.8  imes 10^{-3}$	-44	$2.7  imes 10^3$

Table 1. FET characteristics of OFETs using tBuPn films prepared at different  $T_{sub}$ .

【参考文献】 (1) M. Kanno *et al. J. Mater. Chem.*, **2009**, *19*, 6548. (2) A. Alberola *et al. Synth. Met.*, **2010**, *160*, 1797. (3) T. Okamoto *et al. Synth. Met.*, **2010**, *160*, 2447. (4) N. Vets *et al. Tetrahedron Lett.*, **2004**, *45*, 7287. (5) Y. Kunugi *et al. ECS Transactions*, **2008**, *16*, 273.

短い水素結合をもつメチルキノリン-クロロニトロ安息香酸系化合物の結晶構造 (岡山大院・自然科学) 後藤 和馬, 近藤 崇弘, 〇石田 祐之

【序】有機酸とアミン (あるいはピリジン) 類塩基との間には強いO…N水素結合が形成される。 結晶中においては、この水素結合内のH原子は、酸および塩基の分子構造やp $K_a$ の組み合わせ、結 晶中の相対配置に依存して、通常OあるいはN側に存在するが、ある条件を満たすとO…N距離が 非常に短く、H原子はO側とN側の両方を占める無秩序状態(double well potential)、あるいはOと Nの中央に位置するような(single well potential)、いわゆるcritical point を生じると期待され る。これらの状態は水素結合系のH原子の動的状態を調べる上で非常に興味深い。Habeebらは2 -クロロ-4-ニトロ安息香酸とアミンからなる系で、<sup>35</sup>Cl NQRの周波数とIRスペクトルを測定し、 3,5-dimethylpyridine化合物がcritical point状態にあると報告しているが<sup>1)-3)</sup>、その結晶構造は明 らかにされていない。以前我々はcritical pointは 3,5-dimethylpyridineよりも弱い塩基において 生じると予測し、キノリンークロロニトロ安息香酸系のX線結晶構造解析を行ったところ、 3-chloro-2-nitro-, 4-chloro-3-nitro-, 5-chlro-2-nitrobenzoic acidの系で、非常に 短い水素結合とH原子の無秩序状態を見出した<sup>4),5)</sup>。今回、quinoline ( $pK_a$ = 4.90) よりも塩基性の 強い 4-methylquinoline ( $pK_a$  = 5.66) と 6-methylquinoline ( $pK_a$  = 5.20) のクロロニトロ安息香 酸系における 10 種の化合物を取り上げ、単結晶X線構造解析を行った。

【実験】単結晶 X 線回折実験には理学 RAPIDII を用い、回折データは 185-190 K で取得した。 試料はメチルキノリンとクロロニトロ安息香酸のモル比1:1アセトニトリル溶液より、溶媒を 蒸発させることにより得た。

【結果・	考察】回折実験より得られた各化合物の空間群、ON 距離、格子定数等を以下に示す。
(I)	4-methylquinoline – 2-chloro-4-nitrobenzoic acid $P-1$ , ON 2.5652(14) Å
	a 8.6975(4), b 9.2527(4), c 10.1865(5) Å,
	$lpha$ 72.748(2), $\beta$ 86.428(2), $\gamma$ 74.573(2)°, V 754.55(6) Å <sup>3</sup> , Z 2
(II)	4-methylquinoline – 2-chloro-5-nitrobenzoic acid $P-1$ , ON 2.558(3) Å
	a 7.6353(4), $b$ 9.3827(6), $c$ 11.3756(7) Å,
	$lpha$ 91.453(3), $\beta$ 95.204(3), $\gamma$ 107.773(3)°, $V$ 771.64(8) Å <sup>3</sup> , $Z$ 2
(III)	4-methylquinoline – 2-chloro-6-nitrobenzoic acid $P2_1/c$ , ON 2.5482(13) Å
	a  6.6401(3),  b  23.2126(5),  c  10.3386(3)  Å,
	$\beta$ 99.393(2)°, V 1572.16(9) Å <sup>3</sup> , Z 4
(IV)	4-methylquinoline – 3-chloro-2-nitrobenzoic acid $P-1$ , ON 2.5364(13) Å
	a 7.5234(10), $b$ 7.8017(11), $c$ 13.6341(17) Å,
	$lpha$ 80.934(4), $eta$ 80.227(3), $\gamma$ 89.150(4)°, $V$ 778.73(18) Å <sup>3</sup> , $Z$ 2
(V)	4-methylquinoline – 4-chloro-2-nitrobenzoic acid $P-1$ , ON 2.5568(14) Å
	a 7.6858(3), $b$ 8.3616(3), $c$ 13.5746(5) Å,
	$lpha$ 82.549(1), $eta$ 80.893(1), $\gamma$ 65.093(1)°, $V$ 779.33(5) Å <sup>3</sup> , $Z$ 2
(VI)	4-methylquinoline – 5-chloro-2-nitrobenzoic acid C2/c, ON 2.5252(11) Å
	a  16.2625(10),  b  7.5099(4),  c  25.3105(15)  Å,
	eta 99.409(2)°, V 3049.6(3) Å <sup>3</sup> , Z 8
(VII)	6-methylquinoline – 2-chloro-4-nitrobenzoic acid $P2_1/c$ , ON 2.5451(12) Å
	a 9.5055(2), b 8.3019(4), c 19.5865(4) Å,
	$\beta$ 95.721(1)°, V 1537.95(9) Å <sup>3</sup> , Z 4

(VIII)	6-methylquinoline – 2-chloro-5-nitrobenzoic acid	<i>P</i> -1, ON 2.6568(13) Å
	a 6.8693(3), $b$ 7.6482(4), $c$ 15.1195(4) Å,	
	$\alpha$ 78.218(3), $\beta$ 81.192(2), $\gamma$ 77.754(3)°, $V$	754.89(6) Å <sup>3</sup> , Z 2
(IX)	6-methylquinoline – 3-chloro-2-nitrobenzoic acid	$P2_{1}2_{1}2_{1}$ , ON 2.5640(12) Å
	a 7.1156(4), b 7.5854(4), c 28.8599(14) Å, V	1557.70(14) Å <sup>3</sup> , Z 4
(X)	6-methylquinoline – 4-chloro-2-nitrobenzoic acid	Сс, ОN 2.5146(15) Å
	a 7.4271(6), $b$ 14.4348(6), $c$ 16.2208(7) Å,	
	$\beta$ 113.203(3)°, V 1598.35(16) Å <sup>3</sup> , Z 4	

構造解析の結果、いずれの化合物でもキノリンークロロニトロ安息香酸系と同様に、酸ー塩基間にO...N距離が2.5-2.6 Å程度の短い水素結合が見出され、化合物(III),(IV),(VII),(IX),(X)では水素結合中のH原子が無秩序状態にあることが分かった(分子構造を以下に示す)。



(VII)



(IX)



(X)



O 側と N 側の占有率は、(III) 0.36(3):0.64(3), (IV) 0.45(3):0.55(3), (VII) 0.65(3):0.35(3), (IX) 0.60(3):0.40(3), (X) 0.49(4):0.51(4) と求 められた。

(I), (V), (VI) では H 原子は N 側に、(II), (VIII) では O 側に見出された。キノリンーおよびメチ

ルキノリンークロロニトロ安息香酸系のいずれの系においても、酸と塩基の相対位置においてカ ルボニル C7=O2 の方向が C15 ではなく C8 に向いている構造となる化合物のみに、H 原子の無 秩序化が見出された。

1) J. Kalenik et al., J. Chem. Soc., Faraday Trans. I, 85, 3187-3193 (1989).

- 2) M.M. Habeeb & M.K. Awad, Magn. Reson. Chem., 33, 476-480 (1995).
- 3) M.K. Awad & M.M. Habeeb, J. Mol. Struct., 378, 103-110 (1996).
- 4) 後藤、石田 第2回分子科学討論会 2008, 福岡.
- 5) K. Gotoh & H. Ishida, Acta Cryst. C65, o534-o538 (2009).

#### 1 P 0 4 1

#### パルミチン酸カリウム塩の全自由度を含む分子動力学計算

#### (所属なし) 〇石岡 努

【序】パルミチン酸カリウム塩は室温から643Kまでに8個の相転移点を持つこと が99%以上の純度を持つ試料に対する熱研究により明らかとされているが<sup>1</sup>、その高 次構造の検討は純度の低い試料についてしか行われておらず、相転移点の数や転移温 度も上記の熱研究のものと一致していない<sup>2</sup>。一般に金属石鹸では単結晶の作製が極 めて困難で最新のX線研究(ab initio)が待たれている。本研究では高次構造を最 低温相の三斜晶B型結晶<sup>3</sup>に固定し、主に分子鎖の配向、運動性を300,400, 500Kについて分子動力学計算を行い検討をした。

【分子動力学計算】

本計算では結晶中の分子の並進、回転、振動の全自由度を扱った<sup>4</sup>。原子 i に働く分 子内、分子間力を考慮した。分子内力は振動の内部座標をB行列を用いることにより 求め、分子間力はバッキンガムタイプのファンデアワールス力およびクーロン力を求 めた。分子間、分子内力の和より分子に働く力の和を得、位置と速度の初期値を与え ることによりニュートンの式を 0.244fs ごとに modefied Verlet アルゴリズムにより 逐次解いた。計算は京大化研 Facom M380Q および富山大 IBM RS/6000-580 コンピュ ーターにより行った。得られた系内の全ての原子の時間軌跡の和より求めた x, y, z 方 向の双極子モーメントを8psec の時間に対してフーリエ変換することにより赤外スペ クトルの各成分を得た。



図 1. シミュレートされたパルミチン酸カリウム塩の赤外スペクトル(a)300K, (b)400K, (c)500K.

図 1(a)に 300Kにおける 0-4000cm<sup>-1</sup>領域での偏光シミュレーションスペクトルと実 測スペクトルを示す。上から a 偏光、b\*偏光、c\*偏光、実測値に対応する。a 偏光で は分子鎖軸、分子面に垂直な遷移双極子モーメントをもつメチレン基の逆対称伸縮振 動が 2933 cm<sup>-1</sup> に認められる。b\*偏光では分子鎖に垂直で分子面に平行なメチレン基の 対称伸縮振動が 2879cm<sup>-1</sup>に、そしてカルボキシレート基の逆対称伸縮振動が 1551cm <sup>-1</sup>に現れた。また、c\*偏光では分子鎖軸に平行なメチル基の対称伸縮振動が2871cm<sup>-1</sup> に、カルボキレート基の対称伸縮が1431cm<sup>1</sup>に認められる。一番下に示した実測スペ クトルともよく一致し、結晶構造と矛盾無くシミュレートされ、本計算で用いたポテ ンシャルは妥当であるといえる。700-1400cm<sup>-1</sup>領域はアルキル鎖のコンホメーション 変化に敏感なメチレンプログレッション領域であり、a 偏光ではメチレン基の横ゆれ が 716-1043cm<sup>-1</sup>に認められる。c\*偏光ではメチレン基の縦ゆれ 1181-1410 c m<sup>-1</sup>に、 メチル基の横ゆれが 917cm<sup>-1</sup>に現れた。実測と計算の振動数はよく一致したが 強度については改善の余地がある。図 1(b) は 400K(相 II) における 0-4000cm<sup>-1</sup> 領域での計算スペクトルである。300Kに比べ C-H 伸縮領域でバンドの分裂が生じる。 これはメチレン鎖のコンホメーションの乱れを示している。またカルボキシレート基 の逆対称伸縮振動が a, b\*, c\*偏光で見られ、カルボキシレート基の配向の乱れが起 こっていることが判る。700-1400 cm<sup>-1</sup>のプログレッション領域は 300K と比べて強度 が 1/20 に弱くなっている。これは分子鎖の配向の乱れから遷移双極子モーメントが 打ち消しあうためと考えられる。また、実測スペクトルのバンドは、相 II に転移す るとアルキル鎖の部分融解からメチレン基の配向の乱れが起こるためプログレッシ ョン領域のバンドのピーク高が低く、ブロードになるという結果に一致する。次に 500K(相 V)におけるシミュレーションスペクトルを図1(c)に示す。アルキル鎖部分、 カルボキシレート基部分のバンドが各偏光に現れ、構造がアイソトロピックに近いこ とが判る。700-1400cm<sup>-1</sup>領域を拡大するとピーク高は 400K と比べて約 1/2.5、300K と比べて約 1/50 になっており、1400cm<sup>-1</sup>付近のメチレン縦ゆれ以外は明確に帰属で きなかった。

偏光スペクトルの温度変化のほかにアルキル鎖の ab 面に対する傾きを表すティルト 角、コーオペレイティブティルト角等を求めた。

【謝辞】赤外スペクトルのシミュレーションに御助力頂きました元京大化研 林宗市 先生に厚く感謝いたします。

【文献】 1. A. Cingolani, G. Spinolo, M. Sanesi, and P. Franzosini, Z. Naturforsch. A35, 757 (1980). 2. B. Gallot and A. Skoulios, Kolloid-Z. Polym. 209, 164 (1966). 3. P. B. Gallot and A. Skoulios, Kolloid Z. Z. Polym. 210, 143 (1966). 4. T. Ishioka, S. Murotani, I. Kanesaka, and S. Hayashi, J. Chem. Phys., 103, 1999 (1995).

中心金属の異なるM(dmit)<sub>2</sub>の構造に関する分子軌道法を用いた検討 (阪大院理) 〇伊藤章,木下啓二,川上貴資,北河康隆, 山中秀介,奥村光隆

【序】 $M(dmit)_2$ 錯体 (M=Ni, Pd, Pt, dmit = 1,3-dithiol-2-thiole-4,5-dithiolate) (図 1) は p 軌道と d 軌道が強く相関した系であり、超伝導、スピンフラストレーション や電荷分離状態などの特異な物性が観察される系として注目されてきた。この  $M(dmit)_2$  錯体は結晶化する際、対カチオンからなる層と  $[M(dmit)_2]_2$ -からなる層 の二層構造をとり、結晶中での  $[M(dmit)_2]_2$ -の構造や現れてくる性質が中心金属の 違いによって変化することが X 線構造解析によって明らかにされている。これに関し てはモノマーの HOMO 由来の軌道と LUMO 由来の軌道が二量体化によって交差す るということが示唆されており、この軌道の交差が  $[M(dmit)_2]_2$ -の構造や特異な物 性に関連していると考えられる。今講演ではこの中心金属による構造の変化に着目し、

分子軌道計算により各二量体の構造最適化、 振動数解析を行った。この結果より中心金 属および配位子部分の変化が分子軌道に与 える影響を考察した。





【モデルと計算の詳細】今回は Ni(dmit)<sub>2</sub>、Pd(dmit)<sub>2</sub>、Pt(dmit)<sub>2</sub>の各二量体アニオ ンに対して構造最適化を行った。計算手法としては密度汎関数法を用い、汎関数とし ては開殻系に UB3LYP、閉殻系には RB3LYP を用いた。基底は金属原子(Ni、Pd、 Pt)には LANL2DZ、配位子には 6-31+G\*を採用した。また、それぞれ得られた停留 点で振動数解析を行い、そこが極小点であることを確認した。 全ての計算において Gaussian09 を用いた。

【結果と考察】ダイマーの構造最適化計算を実行し得られた極小点での構造(図2) を比較する。モノマー間距離は M=Ni、Pd、Pt の順番で長くなった。これは X 線構 造解析によって判明した二量体化の傾向と合致している。中心金属が Ni の場合、2 つのモノマーがずれるような構造(図 2,a)をとっているが、中心金属が Pd、Pt の場合 はモノマー同士が重なるような構造(図 2,b)である。また分子軌道を見てみると Pd、 Pt の場合は二量体化による軌道の交差(図3)が現れるが、Ni についてはこれが現 れなかった。このことから軌道の交差が M(dmit)2 錯体の構造に大きな影響を与えて いることがわかる。当日は最適化構造での M(dmit)2 の電子構造を用いて、中心金属 による構造の変化の要因についてより詳細な議論を行う。



図 2:構造最適化計算後の構造 (a) [Ni(dmit)<sub>2</sub>]<sub>2</sub>-(b) [Pd(dmit)<sub>2</sub>]<sub>2</sub>-



図 3: [Pd(dmit)<sub>2</sub>]<sub>2</sub>-の分子軌道と軌道の交差

また山本らにより、分光学的な実験での解析がなされている。[1] これらの実験においては特に M(dmit)<sub>2</sub> 分子内の炭素二重結合に注目して解析が行わ れている。これはこの結合が HOMO、LUMO において大きな電子密度を持っており、 電子状態に敏感であると考えられるからである。この結合が関連する振動モードは四 つ存在し 1300~1400cm<sup>-1</sup>付近に現われてくる。これと比較するため振動数解析計算 を行いその得られた波数より電荷の状態や結合距離(特に分子内の C=C 二重結合) に関して解析した。この結果、実験より観測されたモノマー内の相互作用、あるいは モノマー間の相互作用に関連する四つのモードが出現した。

[参考文献] [1] T. Yamamoto, et al., *J. Phys. Soc. Jpn.*, 80, 074717 (2011)

# イミンスペーサーを有する TTF-ベンゾチアゾール複合機能性分子の開発 (大阪府立大院理) 〇山本真也、藤本千晶、林定快、辻本啓次郎、藤原秀紀

【序】ドナー分子であるテトラチアフルバレン (TTF) と、蛍光性を 有するベンゾチアゾール (BTA) を組み合わせた複合分子では、光励 起時に TTF から BTA 部位への分子内電子移動により電荷分離状態が 形成され、光誘起伝導性や光電変換機能性の発現が期待される。また、 BTA 部位は窒素原子や硫黄原子を介した磁性遷移金属への配位を通 じた強い磁気的相互作用を有する磁性伝導体の開発も期待できる。 当研究室では、これまでエチレンなど様々なスペーサーを導入した



**1a** : R = H **1b** : 2R= -OCH<sub>2</sub>CH<sub>2</sub>O-**1c** : 2R = -SCH<sub>2</sub>CH<sub>2</sub>S-

図1 1a-c の分子構造

TTF 複合分子について報告を行ってきた。今回、新たなスペーサーとして磁性遷移金属への配位 可能な窒素原子を有するイミンスペーサーを導入した複合分子 (**1a-c**) の合成を行い、それらの 結晶構造や各種物性について発表する。

【結果と考察】

分子 1a-c の合成は次のスキームに従って行った。ホルミル基を有する各種 TTF 誘導体と 2-アミ ノベンゾチアゾールとを DCE 還流下、脱水縮合させることにより 1a-c をそれぞれ 42%、5%、 40%の収率で得た。



サイクリックボルタンメトリー(CV)法により、合成した分子 1a-c の電気化学的性質を測定した。 表1には 1a、エチレンスペーサーを導入した 2a、および TTF の測定結果をまとめて示す。イミ ンスペーサーを導入した 1a とエチレンスペーサーを導入した分子 2a を比較したところ、1a の電 子供与性が若干低下していることがわかった。

	<i>E</i> <sub>1</sub> / V	<i>E</i> <sub>2</sub> / V	<i>E</i> <sub>2</sub> - <i>E</i> <sub>1</sub> / V
1a	+0.52	+0.91	0.38
2a	+0.48	+0.85	0.37
TTF	+0.41	+0.80	0.39





V vs. Ag / AgCl, 25 °C, benzonitrile, 0.1 M TBA · ClO<sub>4</sub>, Scan rate 50 mV / s

1a-c の 10<sup>-5</sup> M DMSO 溶液の UV-Vis 吸収 スペクトルを測定した。図 2 には 1a とエ チレンスペーサーを導入した 2a の測定結 果を示す。図に示すように、イミンスペー サーを用いた 1a の方が 2a よりも電荷移 動吸収帯が 60 nm 程度長波長化している ことがわかった。これは 1a の方が HOMO と LUMO のエネルギーギャップが小さく なったためであると考えられる。また、ベ



図 2 1a、2aの UV-Vis 吸収スペクトル





CS<sub>2</sub> / Heptane からの再結晶により得られた **1b** の単結晶 X 線構造解析結果を図 4 に示す。分子 **1b** は c 軸方向に対し、Head-to-tail 型に重なりあっているため、有効な伝導パスは存在しないが、 b 軸方向では TTF 部位と BTA 部位が分子横方向に分離積層している。この b 軸方向の硫黄間距離 は最も短いもので 3.60 Å であり、EDO-TTF 部位間の重なり積分を計算したところ、b: 6.3×10<sup>-3</sup> という値が得られ、この方向において一次元の均一な伝導パスが形成されていると考えられる。





当日は 1a-b の結晶状態における光電流の測定結果などについても詳しく述べる予定である。

# TTF-BODIPY 複合分子を用いた外場応答型有機伝導体の開発

(大阪府立大院・理) 〇辻本啓次郎・小笠原礼子・藤原秀紀

我々はこれまで TTF 誘導体に対して、光応答性部位として様々な蛍光分子を結合させた複合分 子の開発を行ってきた<sup>[1]</sup>。これまでに可視領域に強い吸収極大を示す BODIPY (4,4-difluoro-4-bora -3a,4a-diaza-s-indacene) を有する TTF 誘導体 (1-2) や、比較的小さなπ電子系を有するフルオ レンを結合させた TTF 誘導体 3 を合成しており、これらの薄膜試料や結晶試料において光電変換 機能性や光誘起伝導性が発現することを既に報告してきた。今回はこれらの分子のカチオンラジ カル塩が得られたので、それらの結晶構造と伝導性について報告する。



 $[\mathbf{3}_2 \cdot Au(CN)_2]$ 

ドナー分子 3 について、支持電解質に *n*-Bu<sub>4</sub>N·Au(CN)<sub>2</sub>を用い、クロロベンゼン / エタノール 混合溶媒中で電解酸化を行ったところ、紫色板状結晶が得られた。この結晶について構造解析を 行ったところ、図 2 に示すように分子 3 と Au(CN)<sub>2</sub><sup>-</sup>の組成が 2:1 であり、ドナー分子が+0.5 の部分酸化状態を有するカチオンラジカル塩であることが明らかとなった。この結晶中では a 軸 方向に沿って分子 3 が head-to-head 様式で一次元の積層構造を形成しており、図 3 に示した TTF 部位の重なり積分値の計算結果からは a 軸方向に沿って一次元の均一な伝導パスが存在している ことが分かった。





図 2. a 軸方向からの投影図 図 3. TTF 部位の重なり積分値(×10<sup>-3</sup>) a: 5.75

そこでこの単結晶について 4 端子法を用いて比抵抗の温度依存性の測定を行った。結果を図 4 に示す。室温 (289 K) での電気伝導度は約 0.07 S·cm<sup>-1</sup>であり、室温より温度を下げると半導体 的 ( $E_a = 0.073 \text{ eV}$ ) に比抵抗が上昇する挙動が見られ、200 K 付近において、その傾きに変化が 見られた。すなわちこの結晶は、200 K 付近で半導体一半導体転移を示した。続いてこの測定で

用いたものとは別の結晶試料を用いて、5.0 Vの電圧印加のもとで2端子法(端子間距離:133 µm) により白色光を照射した際の光電流値の測定を行った。結果を図5に示す。白色光の on-off に応 じて光電流の発生が観測され、伝導度は照射前の $8.13 \times 10^{-2}$  [S·cm<sup>-1</sup>] から照射後の $8.29 \times 10^{-2}$  [S·cm<sup>-1</sup>] へと増加しており、その変化量は $1.6 \times 10^{-4}$  [S·cm<sup>-1</sup>] であった。これらの 結果から、この $3_2$ ·Au(CN)<sub>2</sub>塩は光を照射していない基底状態でも比較的良好な伝導性を有してお り、さらに光照射下では光電流の発生によってさらに伝導性が向上する塩であることがわかった





[**1a**<sub>2</sub> ⋅ PF<sub>6</sub>]

ー方、分子 1a について支持電解質に n-Bu<sub>4</sub>N·PF<sub>6</sub>を用い、クロロベンゼン / エタノール混合 溶媒中で電解酸化を行ったところ、分子 1a と PF<sub>6</sub><sup>-</sup>の組成が 2:1 である紫色板状結晶が得られた。 結晶構造より 1a<sub>2</sub>・PF<sub>6</sub>では b 軸方向に沿って 1a が head-to-head 様式で一次元の積層構造を形 成していることがわかった。そして重なり積分値の計算結果より、b 軸方向には TTF 部位同士の 重なりによる一次元の強い伝導パスが形成されているが、TTF 部位間は強く二量化していること がわかった。



- 図 6.b 軸方向からの投影図
- 図 7.a 軸方向からの投影図

図 8. TTF 部位の重なり積分 (×10<sup>-3</sup>) b<sub>1</sub>: 23.9, b<sub>1</sub>: 13.0

この結晶についても4端子法を用いた比抵抗の温度依存性の測定、及び2端子法を用いた光電 流値の測定を行ったので、当日にあわせて発表する予定である。

[1] H. Fujiwara et al., Physica B, 2010, 405, S12-S14

# EDO-TTF-d4の合成とその陽イオンラジカル塩の相転移挙動

(<sup>a</sup>京都大学大学院 理学研究科<sup>b</sup>京都大学 低温物質科学研究センター) 竹下拓磨<sup>a,b</sup>, 中野義明<sup>b</sup>, 矢持秀起<sup>b</sup>

【序】(EDO-TTF)<sub>2</sub>PF<sub>6</sub>は279 Kでパイエルス転移、陰イオン の秩序 - 無秩序転移、電荷秩序化転移の3種の機構が協同し た特異な金属 - 絶縁体(MI)転移を起こす。この転移において は際立った分子変形が見られ、電子と分子振動の相互作用 (振電相互作用)が働いている。さらにこの多重不安定系では、 超高速・高効率の光誘起相転移も観測されており、その温度 変化や光照射による相転移機構に大きな興味が持たれる[1]。 我々は、上記の特異な相転移機構を解明するために、 EDO-TTFに対する重水素置換がその塩の構造や物性に及ぼ す影響を検討してきた。EDO-TTF-d<sub>2</sub>では、重水素が 共役



系に直接導入されているために、C-Hの伸縮振動や変角振動だけでなく、C=C伸縮振動にも 同位体シフトが観測された[2]。また、そのPF<sub>6</sub>塩は(EDO-TTF)<sub>2</sub>PF<sub>6</sub>と同形構造を持ちながら、 転移温度(T<sub>MI</sub>)は約3 K上昇していた[3]。今回は、エチレンジオキシ基の水素を重水素置換した EDO-TTF-d<sub>4</sub>、および、その陽イオンラジカル塩について報告する。

【合成】EDO-TTF-d4は、1,4-ジオキサン-d8 (重水素化率 99%)を出発原料として、軽水素体の 合成法を改良して合成した。軽水素体の合成では、EDO-TTF(CO<sub>2</sub>Me)<sub>2</sub>の脱炭酸反応において ヘキサメチルホスホリックトリアミド中で減圧下加熱することにより、2つのカルボメトキシ 基を1段階の反応で脱離させてEDO-TTFを得ていた(収率 ~50%)。今回のd4体では、溶媒にジ メチルアセトアミド(DMAc)を用い、1つずつ段階的に脱離させることにより、より高収率 (~78%)で目的物を得ることに成功した(図1)。NMR、元素分析、及び、質量分析からEDO-TTF-d4 の重水素化率は約99%であると決定した。(EDO-TTF-d4)2PF6は、(Bu4N)PF6を支持電解質とし、 エタノール中で定電流電解法により作製した。陽イオンラジカル塩の重水素化率は、質量分 析より約99%と決定した。X線構造解析により、得られた錯体は2:1の組成を持ち、 (EDO-TTF)2PF6と同形構造を持つことを確認した。



【中性分子の赤外スペクトル】EDO-TTF (軽水素体、d<sub>2</sub>体、d<sub>4</sub>体)の中性分子の赤外スペクト ルを図2にまとめ、d<sub>2</sub>体、d<sub>4</sub>体への同位体置換により顕著なシフトを示した振動モードをそれ ぞれ青色、赤色で示した。上述の通り、d<sub>2</sub>体ではC-H伸縮振動や変角振動だけではなく、C=C 伸縮振動(v<sub>5</sub>, v<sub>6</sub>)にも同位体シフトが観測された。d<sub>4</sub>体では主にエチレンジオキシ基のCH<sub>2</sub>変角 振動やC-O、C-C伸縮振動に同位体シフトを観測した。また、 電子系の骨格振動を含む



O-C-S、C-S伸縮振動(v<sub>35~38</sub>)にも大きな同位体シフトが見られた。

図2:中性分子(a) EDO-TTF- $d_2$ 、(b) EDO-TTF、(c) EDO-TTF- $d_4$ の赤外スペクトル(KBr法)。各 スペクトルに添えた数字は振動モード $v_i$ の番号iを示す。(d) 軽水素体での各振動モードにおけ る原子変位(B3LYP/6-31(d,p))。

【磁化率】SQUIDによる磁化率測定の結果、軽水素体と同様に、 $(EDO-TTF-d_4)_2PF_6$ の300 Kでの常磁性磁化率は2.75 × 10<sup>-4</sup> emu mol<sup>-1</sup>で、Pauli常磁性に矛盾しない温度変化を示したが、室 温直下で常磁性は完全に消失した。また、この相転移はヒステリシス幅( $\Delta T_{MI}$ )をもつ1次相転移であった。降温、昇温の測定サイクルを繰り返すと

転移温度が変化したが、その値は約3サイクルで収束し、 一定値を示した。ここで、降温(昇温)測定時に、磁化 率が高温相の半分の値になる温度を $T_{\text{MI}}$  ( $T_{\text{MI}}$ )とし、  $T_{\text{MI}} = (T_{\text{MI}} + T_{\text{MI}})/2$ 、ヒステリシス幅 $\Delta T_{\text{MI}} = T_{\text{MI}} \uparrow - T_{\text{MI}}$ と定義した。収束した $T_{\text{MI}}$ 、 $\Delta T_{\text{MI}}$ を比較すると、 $d_4$ 体の  $T_{\text{MI}}$ は、軽水素体より約1 K低いことが分かった(表1)。

表1(ED	$O-TTF-d_i)_2 PF_6$	の $T_{\rm MI}$ と $\Delta T_{\rm MI}^{a}$
i	$T_{\rm MI}$	$\Delta T_{ m MI}$
0	279.0	1.0
2	282.0	0.0
4	278.1	1.1
a *++ + /	クリの泊底市	化多正 宣传に

<sup>

 ・数サイクルの温度変化後に一定値に
 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 ・

 </sup>

【考察とまとめ】エチレンジオキシ基へ重水素を導入したd4体でも、 電子系の骨格振動を 含むモードに同位体シフトが見られた。また、d4体の相転移温度は軽水素体より約1K低下し た。今回は分子内振動について検討したが、軽水素体、d2体、d4体の相転移温度の変化の原因 としては、他にも分子間振動や構造的要因による金属状態の安定性の変化などが関わってい ると考えられる。今後の計画として、まずX線構造解析により、結晶構造と相転移温度との相 関を調べる。当日は、他の陰イオンとの塩の作製、及び、それらの構造と相転移挙動につい ても総合的に議論する予定である。

#### 【参考文献】

- [1] H. Yamochi et al., Sci. Technol. Adv. Mater., 10, 024305 (2009)
- [2] Y. Nakano et al., Solid State Science, 10, 1780 (2008)
- [3] Y. Nakano et al., J. Phys.: Conf. Ser., 148, 012007 (2009)

#### (TP-EDTT)<sub>3</sub>C(CN)<sub>3</sub>及び類縁体の結晶構造と物性

#### (京都大学大学院理学研究科<sup>1</sup>、京都大学低温物質科学研究センター<sup>2</sup>) 〇御田 尚美<sup>1</sup>、大塚 晃弘<sup>2</sup>、西 敏明<sup>1</sup>、石川 学<sup>2</sup>、中野 義明<sup>2</sup>、矢持 秀起<sup>2</sup>

【序】TP-EDTT はビチオピランと BEDT-TTF の部分構造を同時に含んだ、分子末端に硫黄原子を持つ低対称性ドナーである。我々は以前その酸素類縁体 TP-EDOT の陽イオンラジカル塩において、分子末端硫黄原子による分子長軸方向への有効な分子間相互作用が存在することを報告した[1]。TP-EDOT の酸素原子を硫黄原子で置



換した TP-EDTT では、分子短軸方向の分子間相互作用の変調が期待されるため、これら 導電性成分分子の性質を比較することは興味深い。

TP-EDTT は既に大坪らによって合成されているが、錯体中における分子間相互作用の 詳細については明らかにされていなかった[2]。そこで我々は種々の無機陰イオンとの錯 体を作製し、それらの構造と物性を検討してきた。既に(TP-EDTT)<sub>3</sub>(PF<sub>6</sub>)<sub>2</sub>中には3分子の 結晶学的に独立な TP-EDTT が head-to-head 型に積層し、それぞれが異なる電荷を帯びて いることが結合長より推定されること[3]や、head-to-tail 型に2量化したドナー分子の積 層カラムから成る(TP-EDTT)<sub>2</sub>SbF<sub>6</sub>がダイマーモット絶縁体であることを報告した[4]。

今回は、主に新規錯体(TP-EDTT)<sub>3</sub>C(CN)<sub>3</sub>と(TP-EDTT)C(CN)<sub>3</sub>について、構造と物性を 報告する。また、このドナーの錯体として初めて金属的な挙動を示した(TP-EDTT)<sub>2</sub>ReO<sub>4</sub> について、EPR測定による検討をおこなったので併せて報告する。

【実験】陽イオンラジカル塩は、恒温槽中でエタノールもしくはエタノールとベンゾニト リルの混合溶媒中、定電流電解法または交互電流電解法により作成した。得られた錯体 のX線結晶構造解析、電気伝導度測定、IRスペクトル測定を行い、また(TP-EDTT)<sub>2</sub>ReO<sub>4</sub> 塩については EPR 測定もおこなった。

【C(CN)<sub>3</sub>塩】錯体作製は、支持電解質として KC(CN)<sub>3</sub>を用い、0.5  $\mu$ A の定電流で温度を室 温 → 40°C → 5°C → -10°C → 5°C と順次変化させた。5°C 以下で黒色板状結晶 (室温比 抵抗  $\rho_{RT} = 1.0 \times 10^4 \Omega$ cm、室温から 285 K までの 4 端子測定、活性化エネルギー $E_a \sim 237$ meV)と濃緑色板状結晶 ( $\rho_{RT} = 6.8 \times 10^5 \Omega$ cm、室温から 267 K までの 2 端子測定、 $E_a \sim 86$ meV)の 2 種類の異なる錯体を得た。黒色板状結晶 (3:1 塩, 三斜晶系,  $P\overline{1}, a = 10.753(1),$ b = 13.482(1), c = 15.316(1)Å,  $a = 107.799(1), \beta = 91.229(1), \gamma = 109.492(1)°, V = 1974.1(3)$ Å<sup>3</sup>, Z = 2, R = 0.0553)中ではドナー3 分子が、濃緑色板状結晶 (1:1 塩, 単斜晶系,  $P2_1/c, a$ = 10.877(5), b = 21.152(5), c = 7.1285(5)Å,  $\beta = 103.081(3)$ °, V = 1597.4(1)Å<sup>3</sup>, Z = 4, R =0.0458)中では 1 分子が結晶学的に独立であった。

黒色結晶(TP-EDTT)<sub>3</sub>C(CN)<sub>3</sub>に含まれる3種類は含まれていた。その中央 C=C 結合長を 比較したところ、1分子が+1価、残り2分子が0価に近い価数を取ると推定された。図 1中では独立な分子の炭素原子を色分けして表示した。緑色で描いた分子が+1価、赤色 と青色の分子が0価である。+1価の分子中のチオピラン環先端の硫黄原子は、アニオン のシアノ基の窒素原子との間に van der Waals 半径の和(3.35 Å)よりも短い原子間接触が 見られた(図 1(b))。ドナー分子の充填様式としては、図 1(c)中に赤色の楕円で囲んだ赤 色と緑色の4分子の積層構造(電荷分布0価+1価+1価0価)に隣接して青色の楕円で囲ん だ、ほぼ電荷を帯びていない青色の分子が独立にダイマーをつくる様式をとっていた(図 1(c))。





**図1 TP-EDTT** の結晶構造。※結晶学的に独 立な3つのドナー分子の炭素原子を緑、赤、 青色に分けて表示した。

(a)単位格子の b 軸投影図、(b)ドナー-アニオ ン間の原子間距離、(c)ドナー層の投影図。結 合長から推定されるおおよその電荷を併記し た。赤および青色の楕円については本文中を 参照のこと。

今回得られた 3:1 錯体中のドナーの充填様式は従来の TP-EDTT 錯体では見られなかったものであり、序に例を示したように TP-EDTT ドナーは対アニオンによって様々な結晶構造を取る傾向があるということが今回改めて示された。

【ReO<sub>4</sub>塩】従来の電解結晶作製法ではドナー:アニオン比、1:1 のものと2:1のものが同時に生成していた。しかし今回作製時に 温度が5°Cに制御された恒温槽中で電解をおこなうことで、ほ ぼ2:1錯体のみを作製することに成功した。

(TP-EDTT)<sub>2</sub>ReO<sub>4</sub>の伝導層は板状結晶の板面に平行であり、マ イクロ波電場が板面と平行になる配置で、EPR信号の角度変化 と温度変化を調べた。室温で結晶の長軸方向に外部磁場を印 加したときのA/B比は2.3でダイソン型曲線を示している(図 2)。同様の線形が少なくとも60.1 Kまで観測されている。こ の錯体の金属-絶縁体転移温度は電気伝導度測定から137 K



と報告しているが、それ以下の温度領域でも高い導電性が保たれている可能性があるの で引き続き詳細な検討を行い報告する。

#### 【参考文献】

- [1] H. Yamochi et al., J.Mater. Chem., 16, 550 (2006)
- [2] T. Otsubo et al., J. Chem. Soc., Perkin Trans. 2, 1815 (1993)
- [3] Y. Nakano et al., Synth. Met., 159, 2381 (2009)
- [4] Y. Nakano et al., Physica B, 405, S49 (2010)

# 過渡吸収分光によるジナフトチエノチオフェン(DNTT)固体の 電子励起状態ダイナミクス

(京都大院・理<sup>1</sup>, 阪大産研<sup>2</sup>) 〇石野 雄太<sup>1</sup>, 宮田 潔志<sup>1</sup>, 渡邊 一也<sup>1</sup>, 三輪 一元<sup>2</sup> 植村 隆文<sup>2</sup>, 竹谷 純一<sup>2</sup>, 松本 吉泰<sup>1</sup>

【序】

近年、ジナフト[2,3-b:2',3'-f]チエノ[3,2-b]チオフェン(DNTT) (図 1)[1]が、固体状態 における大気中の安定性、合成の容易さなどの利点から注目 を受け、高い正孔移動度を有する薄膜トランジスタ[2]や、太 陽電池材料[3]などの応用研究が活発に行われている。 図1.DNTTの構造式

しかし、DNTT 固体の光励起による電子励起状態ダイナミク スの研究は行われていない。そこで本研究では、可視光領域における過渡吸収分光を 用いて DNTT の電子励起状態ダイナミクスの研究を行った。

【実験】

試料として、真空蒸着した厚さ 200 nm の薄膜 DNTT を用いた。チタン・サファ イア再生増幅器(800 nm, 1 kHz, パルス幅 170 fs)の出力を 2 つに分け、一方の光を BBO 結晶に入射させて第二高調波(400 nm, 0.3 mJ/cm<sup>2</sup>)に変換して、ポンプ光として 用いた。もう一方は水に集光させて白色光に変換した後、ハーフミラーで 2 つに分け て、一方はサンプルを透過するプローブ光として、もう一方は強度補正としてのリフ ァレンス光として用いた。これらの光をファイバーで集光し、分光器によって分散さ せ、CCD 検出器でスペクトルを測定した。また、遅延時間の操作はポンプ光側に設 置した移動ステージによって行った。

【結果と考察】

図 2 (a)に DNTT 薄膜の基底状態の吸収スペクトルを、図 2 (b)に過渡吸収スペクト ルを示す。基底状態の吸収スペクトルの 450 nm のピークが S<sub>1</sub>励起子への遷移と考 えられる。過渡吸収スペクトルには 500 nm から 700 nm にかけてのブロードな吸収 と、400 nm から 480 nm にかけての構造が観測された。図 3 に 720 nm と 455 nm における吸収の時間変化を示す。これらの吸収変化を二つの指数関数の和でフィッテ ィングしたところ、時定数は 720 nm で 4±2 ps, 60±20 ps、455 nm で 6±1 ps, 200 ±28 ps となった。したがって、720 nm の吸収の減衰と 455 nm の褪色の回復挙動 の一部は対応しており、720 nm の吸収は S<sub>1</sub>→S<sub>n</sub>遷移に対応し、455 nm の褪色の回 復には S<sub>1</sub>→S<sub>0</sub>の緩和が寄与していると考えられる。

400 nm から 480 nm にかけての構造は 100 ps 以降も変化を続け、1 ns でも観測された。この形状は試料の温度を変化させたときの基底状態の吸収スペクトルの変化

(図 2)と近いことから、緩和過程において発生した余剰エネルギーによって過渡的な 温度上昇が起きた効果によるものと考えられる。しかし、温度上昇による効果のみで 構造を再現できないことから、電荷分離によるイオンや、励起子の三重項状態などの 温度上昇以外の過渡種による吸収があることが示唆される。



図 2. (a) DNTT 薄膜の基底状態吸収スペクトル

(b) DNTT 薄膜の過渡吸収スペクトル

(c) 60℃の基底状態吸収スペクトルと 20℃の基底状態吸収スペクトルとの差



図 3. 遅延時間に対する吸収変化量のプロット(赤:720 nm,青:455 nm) 実線はフィッティングの結果

【参考文献】

[1] Yamamoto. T, Takimiya. K J. Am. Chem. Soc. **129**, 2224 (2007)

- [2] Yamamoto. T, Takimiya. K J. Photopoly. Sci. Tech. 20, 57 (2007)
- [3] Mori. H, Takimiya. K Appl. Phys. Exp. 4, 061602 (2011)

# アントラキノイド拡張型 TTP 系ドナーの合成と性質 (愛媛大院理工) 〇加藤 南・藤田悠介・白旗 崇・御崎洋二

【序】当研究室では二分子の TTF が融合した 2,5-ビス(1,3-ジチオール-2-イリデン)-1,3,4,6-テトラチアペンタレン(BDT-TTP)をはじめとする TTP 誘導 体のラジカルカチオン塩が数多くの安定な金属を与える事を明らかにして きた<sup>[1]</sup>。しかしながら金属状態が安定化されすぎるため超伝導体はビニロ ーグ骨格で拡張した DTEDT 塩で唯一得られているだけである<sup>[2]</sup>。これま

での研究から金属状態を不安定化させ、超伝導体を開発 するためにはバンド幅(W)を減少させるか、クーロン反発 (U)を大きくすることによって、U/W をチューニングする必 要があることがわかっている。そこで今回、立体障害を導 入しバンド幅(W) を減少させるために、アントラキノイドを 挿入した TTP 誘導体 1Aa-Ea を合成し、それらの構造と 性質について検討したので報告する。

【結果と考察】Scheme 1、2 に 1Aa-1Da 及び 1Ea の合成 ルートを示す。THF 中で 2 と 3 を *n*-BuLi で処理すること によって 1Aa, 1Ac, 1Bb, 1Ca 及び 1Da を合成した(収率: 24~66%)。1Ea は、4 と 3a を P(OEt)<sub>3</sub> 中でクロスカップリ ング反応させることにより 14%の収率で得られた。1Bb、 1Da 及び 1Ea の電気化学的性質をサイクリックボルタンメ



BDT-TTP



1Aa-Ea

#### 1Aa,1Ac,1Bb,1Ca,1Da,1Ea

 $\begin{array}{l} \textbf{A(a): } R^1(R^2) = SMe \\ \textbf{B(b): } R^1(R^2) = S(CH_2)_5CH_3 \\ \textbf{C(c): } R^1-R^1(R^2-R^2) = S(CH_2)_2S \\ \textbf{D(d): } R^1-R^1(R^2-R^2) = O(CH_2)_2O \\ \textbf{E(e): } R^1(R^2) = Me \end{array}$ 

Scheme 1



トリー(CV)法により検討した (Table 1)。テトラキス(ヘキシルチオ)体 1Bb は 3 対の酸化還元波を示し、ピーク電流値の高さから、最初の波は二電子移動過程に対応することが明らかになった。TTP 誘導体 5 は 4 対の一電子酸化還元波を、アントラキノイド拡張 TTF (6)は 1 対の二電子酸化還元波を示す。このことから、1Bb では最初の二電子酸化により、二つの正電荷は主にアントラキノイド拡張 TTF 部位に分布し、一方、残りの二段階酸化還元過程では TTF 部位が主に寄与すると考えられる。1Da と 1Ea についてもサイクリックボルタンメトリーより同様な酸化還元過程をとると考えられる。

1Aa の二硫化炭素/ヘキサン Table 1. Redox potentials of 1Bb, 1Da, and 1Ea (V vs. Fc/Fc<sup>+</sup>, in PhCN)

溶液を室温でゆっくり濃縮する \_\_\_\_\_ 溶液を室温でゆっくり濃縮する \_\_\_ ことにより 1Aa の単結晶を得た。 結晶学データを Table 2 に示す。 TTF 部位は良好な平面性を示 しているが、アントラキノイド拡 \_\_\_ 張 TTF 部位はバタフライ型構 造をとっており、向かい合うジ チオール環同士の二面角  $\alpha$ は 95.7°、アントラキノイド部位の 二面角  $\beta$  は 140.5°であった

	$E_1$	$E_2$	$E_3$	$E_4$
1Bb	0.	.03	0.40	0.69
1Da	0.	.05	0.34	0.70
1Ea	-0.	.02	0.33	0.71
5	0.07	0.28	0.56	0.70
6	0.	01		



(Figure 1)。*n*-Bu<sub>4</sub>N·I<sub>3</sub>を支持電解質として用いて、 PhCl/EtOH 中で電解結晶成長させることにより (1Aa)I<sub>3</sub>を得た。Table 2 に(1Aa)I<sub>3</sub>の結晶学データ を示す。結晶学的に独立な二分子の1Aa (分子 A 及び分子 B)が存在し、同様に 2 種類の I<sub>3</sub>-が結晶 学的に独立である。すなわちドナー:アニオンが 1:1の組成比であり、1Aa - 分子当たりの電荷は +1 価である。ドナー分子の構造は分子 A、B 共に バタフライ構造をとっており、二面角  $\alpha$ ;  $\beta$ は分子 A では 108.6; 143.3°、分子 B では 101.9; 143.1°で あった。アントラキノイド拡張 TTF 部位が酸化を受

Table 2. Crystallographic data of 1Aa and (1Aa)I<sub>3</sub>

	1Aa	$(1Aa)I_3$
Temperature / K	273	100
Form	orange block	black block
Crystal system	triclinic	monoclinic
Space group	P-1(#2)	$P2_1/n$ (#14)
a / Å	8.889(3)	17.045(4)
b / Å	9.782(4)	21.917(5)
<i>c</i> / Å	18.677(6)	19.904(5)
lpha / °	81.22(2)	90
$\beta$ / °	83.26(2)	103.465(3)
γ/°	79.37(1)	90
$V/\text{\AA}^3$	1572.5(9)	7231(3)
<i>R</i> 1; <i>wR</i> 2	0.0783;0.2001	0.0964;0.2126
GOF	0.983	1.201

けた場合、アントラキノイド構造から芳香族性を有するアントラセンへ変化するため、二面角  $\beta$  は 180°、す なわち平面になると予想される。よって、(1Aa)I<sub>3</sub>における 1Aa<sup>+</sup>の正電荷はアントラキノイド拡張 TTF 部位 ではなく、主に TTF 骨格に分布していると考えられる。実際、I<sub>3</sub><sup>-</sup>は TTF 部位の side-by-side 分子間相互 作用を阻害する様に位置しており、ヨウ素と TTF 部位の硫黄原子間に強い相互作用が形成されている。 以上の結果はアントラキノイド拡張型 TTP 系ドナー (1Bb, 1Da, 1Ea) が溶液中では第一段階においてア ントラキノイド部位が二電子酸化を受ける CV の結果と一致しない。したがって、溶液と固体状態で は酸化還元の挙動が異なると考えられる。(1Aa)I<sub>3</sub>の室温伝導度を二端子法で測定したところ、 $10^9 \Omega$  cm 以上の高い抵抗率を示し絶縁体であることが分かった。(1Aa)I<sub>3</sub>のバンド計算の結果については当日報 告する。



参考文献

[1] Y. Misaki, Sci. Technol. Adv. Mater. 2009, 10, 024301. [2] Y.Misaki et al., Angew. Chem. Int. Ed. Engl. 1995, 34, 1222.

# ヘテロ環が縮環した DT-TTF 誘導体の合成と性質 (愛媛大院・理工) ○古田圭介, 樋原康浩, 白旗 崇, 御崎洋二

【序】テトラチアフルバレン(TTF)に 2-アルキリデン-1,3-ジチオール環が縮環した DT-TTF は、2 つの TTF が融合した BDT-TTP と同様に二次元的な分子配列を形成し、金属的な挙動を示すラジカルカチオン塩を与えやすいことが知られている<sup>[1]</sup>。特にエチレンジチオ基が置換した 1a 及び 1g の塩では、(1a)<sub>3</sub>PF<sub>6</sub>(DCE)<sub>x</sub><sup>[2]</sup>や(1g)<sub>2</sub>(AsF<sub>6</sub>)<sub>0.72</sub><sup>[3]</sup>が  $\kappa$  型分子配列を形成し、金属的な挙動を示す。しかしながら、我々は昨年の分子科学討論会において直鎖の 3-ペンチリデン骨格を有する 1b の塩、(1b)<sub>2</sub>X (X = AsF<sub>6</sub>, SbF<sub>6</sub>, TaF<sub>6</sub>)、が  $\theta$  型分子配列で半導体的な挙動を示すことを報告している<sup>[4]</sup>。すなわち、3-ペンチリデン部位の柔軟性を利用できれば新しい分子配列が得られると期待される。そこで様々なアニオンとのラジカルカチオン塩や TCNQ 錯体の作製を検討したところ 1b の TCNQ 錯体を単結晶として得ることができたのでその構造と物性を報告する。



一方、DT-TTF 塩の分子配列は TTF 骨格上の置換基の立体効果によって変化し、立体障害の小さい メチル基の場合β型分子配列をとることが分かっている<sup>[5]</sup>。そこで、立体障害が軽減されるヘテロ環として 電子求引性の芳香環であるピラジン環に着目した。今回、ピラジン環が縮環した新規 DT-TTF 誘導体 2a-h 及び 3g を合成し、2b の結晶構造及び 2gと 3g のラジカルカチオン塩の伝導性を明らかにしたので 報告する。

【結果と考察】クロロベンゼン(PhCl)溶液の直接混合法 により1bのTCNO 錯体を単結晶として得ることに成功し た。この錯体は室温から金属的な挙動を示し、19 K に おいて金属絶縁体転移を示した。(Figure 1)。この錯体 は三斜晶、P Īの空間群に属し、1bとTCNQの比は1:1 である。(1b)(TCNQ)は分離積層構造を有しており、ドナ 一分子はb軸に沿ってhead-to-tail型の様式で積層しカ ラムを形成している (Figure 2)。また、a 軸方向に複数の 強い S…S 接触がみられ、ab 面に β型のドナーシートを 形成している。一方、TCNQ 分子は a-b 軸方向に積層 し、ドナーカラムと TCNO カラムは立体交差している。こ の様なドナー層とTCNQ層がc軸に沿って交互に繰り 返されており、その層間には特徴的な CH…N の分子 間水素結合を形成している。ドナー分子間の HOMO の 重なり積分を計算したところ、積層方向の重なり積分 s1、 s2 はそれぞれ 16.5 × 10<sup>-3</sup>、19.2 × 10<sup>-3</sup> であり、二量化の 度合いはあまり大きくない。また、カラム間の重なり積分も 比較的大きな値を示している (a = -5.3, p = 4.3, q = 1.54 × 10<sup>-3</sup>)。TCNQ 層の分子配列は β'型であり、重なり積分



Figure 1. Tempereture dependance of the resistivity of (1b)(TCNQ).



**Figure 2.** Crystal structure of (**1b**)(TCNQ); (a) donor sheet structure and (b) acceptor sheet structure viewed along the molecular long axis.

 $s3 = 18.6 \times 10^{-3}$ は、 $s4 = 5.5 \times 10^{-3}$ の 3.4 倍の値であり、強い二量化が 示唆される。また、積層間の重なり は一番大きなpでもs4の 1/10以下 であり一次元性が強いことが示唆さ れる。シアノ基の伸縮 $v_{C-N} = 2198$ cm<sup>-1</sup>から見積もった電荷移動量 (0.61)を用いてバンド充填率を決定 し、バンド計算を行った。HOMO



**Figure 3.** Calculated band dispersions and Fermi surfaces of (**1b**)(TCNQ). Calculated overlap integrals are s1 = 16.5, s2 = 19.2, a = -5.3, p = 4.3, q = 1.54, s3 = 18.6, s4 = 5.5, b = -0.05, p' = 0.01, and  $q' = -0.03 \times 10^{-3}$ .

band は  $k_a$  方向に開いたフェルミ面であるが曲率は非常に大きく、擬一次元的な電子構造である。一方、 LUMO band は  $k_{a+b}$  方向に開いた一次元的な電子構造である (Figure 3)。以上の結果から金属的伝導性 は主に擬一次元的な電子構造であるドナー層に由来するものと考えられ、TCNQ 層は電子相関の強い 絶縁相である可能性が高い。

ピラジン環が縮環した DT-TTF 誘導体の合成は Scheme 1 に示 した経路で行った。リン酸エステ ル誘導体6A,Bはトルエン中にお ける亜リン酸トリアルキルを用い た反応により、それぞれ 63、67% の収率で得られ、6A,B と対応するケトン 7a-h との Wittig-Horner 反応により 2a-h 及び 3g を 収率 28~68%で得た。二硫化炭素から再結晶 することにより 3-ペンチリデン骨格を有する 2b の単結晶を得た。結晶学的に独立な分子 A 及 び B がヘリンボーン型で配列しており、分子 A、 Bの二面角は126°である (Figure 4a)。分子 A、 Bそれぞれが積層してカラムA、Bを形成し、い ずれのカラムにおいても2種類の重なり様式が ある。カラムAにおいて、a1はDT-TTF 骨格が 有効にオーバーラップしているが、a2 は TTF 骨格が有効にオーバーラップし、2-(3-ペンチリ デン)-1,3-ジチオール環は HOMO の寄与がほ



**Figure 4.** (a) Crystal structure of **2b** viewed along the molecular long axis. (b) Overlap modes of **2b**. Calculated overlap integrals are a1 = 14.3, a2 = 8.9, a3 = 11.6, and  $a4 = 4.6 \times 10^{-3}$ .

とんど無いピラジン環とオーバーラップしている。一方カラム B において、a3 は a2 と同様の重なり様式であるが、a4 は TTF 骨格の片側のジチール環のみがオーバーラップしている (Figure 4b)。その結果、計算された重なり積分値は a1 (=  $14.3 \times 10^{-3}$ )が最も大きく、a4 (=  $4.6 \times 10^{-3}$ )が最も小さくなっている。また、いずれのカラムにおいても二量化が比較的強くなっている。

PhCl (10%(v/v)、EtOH)中における電解結晶成長により、2g の PF<sub>6</sub>塩と3g の Au(CN)<sub>2</sub>塩を作製した。 伝導度測定を行ったところ(2g)<sub>x</sub>PF<sub>6</sub>は $\sigma_{rt}$  = 0.63 S cm<sup>-1</sup>、(3g)<sub>x</sub>Au(CN)<sub>2</sub>は $\sigma_{rt}$  = 7.94 S cm<sup>-1</sup>の室温伝導度 を示し、それぞれ活性化エネルギー( $E_a$ )が11 meV、32 meV の半導体である。現在、これらの塩と他のラ ジカルカチオン塩の良質な単結晶を得るための結晶作製を行っている。

参考文献

[1] Y. Misaki, Sci. Technol. Adv. Mater. 2009, 10, 024301. [2] Y. Misaki et al., Chem. Lett. 1993, 22, 1341. [3] H. Fujiwara et al., J. Mater. Chem. 1998, 8, 1711. [4] 樋原他、第4回分子科学討論会、2010、3P034. [5] Y. Misaki et al., Adv. Mater. 1997, 9, 633.

微小球共振器による化学・バイオセンサー (産総研ナノシステム)○宮前孝行・西村聡・井上貴仁・時崎高志

【序】環境・化学分析評価技術においては、試料中にごく僅かに存在する化合物を感度良くとら えることが重要である。表面に化合物を吸着させてセンシングする技術としては、表面プラズモ ンを用いた SPR や QCM があるが、SPR は金属が必要であり、また QCM においてはセンサーか らの信号を得るための配線の接続も必要となる。このため微小流路中の局所的な吸着・反応挙動 のその場観察や、固液の埋もれた界面挙動を見ようとするとコスト面も含め様々な制約を受ける。 一方で界面の計測技術では SFG 分光が有効であるが、液中界面での乱れた構造を有する吸着物の 直接観察は、本質的に対称性の破れを観察する SFG では直接的な情報を得ることは多くの場合不 可能である。本報告では、安価な高分子微粒子を用いた微小球共振器による Whispering Gallery mode(WGM)を利用した化学・バイオセンサーへの応用の可能性について報告する。WGM 発振は、 わずか1個のミクロンスケールの微小球を用いることで、微小球に対する分子吸着挙動をはじめ、 局所領域における温度、圧力変化、さらには微小球が吸着する界面の環境変化を高感度にとらえ ることができる種々のセンサーとして活用することが期待できる。

【WGMの原理】図1にレーザーで励起した微小球 による発振と、吸着による発振周波数の関係を模 式的に示す。微小球の屈折率 $n_1$ と周囲を取り巻く 媒質の屈折率 $n_2$ は $n_1$ > $n_2$ の関係にある。微小球に入 射した励起光により、微小球内で活性な色素から 蛍光が生じる。この蛍光が界面近傍で全反射を繰 り返しながら微小球の内面を多数回めぐること になる。この時位相が揃う波長の蛍光のみに共振 が生じ、これがレーザー発振光となる。この共振 光は微小球の直径によって決まるため、球体に化 合物が吸着し直径が $\Delta$ Rだけ増加すると、発振波 長も変化する( $\Delta\lambda\lambda \propto \Delta$ R/R)。

【実験】装置の概略図を図2に示す。WGMの発振 の励起光源は、Ar+イオンレーザー(514.5nm)もし くは、mode-locked 25ps Nd:YAG (532nm)を使用し、 倒立顕微鏡(NIKON TS-100)にレーザー光を導入 し、100倍対物レンズ(油浸)で観察を行った。 WGMスペクトルの検出は光ファイバーに接続し たMS3504i (Grating 600L/mm、2400L/mm, Solar TII製)とCCD (Andor製 DV420A-0E)の組合せで 測定を行った。



図1 微小球からの発振の模式図と、吸着に よる発振波長シフト.



図2 WGM の光学配置の概略.

微小球は既報[1]に従い、10μmのポリスチレンビーズ(Funakoshi Co. Ltd)を色素(Rile-red)で染色した後に、高分子電解質(PSS及びPAH)でコートしたものを作製した。ガラス基板は、同様にPAHと

PSSを2層ずつ交互積層させ、最終表面はPSSでterminateしたものを使用した。この基板上に高分子 微粒子を含む希釈分散液をドロップし、静電的相互作用で基板上に微小球を固定化した。

【結果】図 3(a)に PBS 緩衝液中(PH 7.0)での Nile-red ド ープポリスチレンビーズからの WGM 発光スペクトル を示す。色素を励起したことにより発生するブロードな 蛍光の上に、幾つものシャープなピークが現れているの が分かる。図 3(b)に 600nm 付近の高分解能測定の結果 を示す。黒線は PBS 緩衝液中の色素ドープポリスチレ ンビーズのみ、赤線は BSA 水溶液(1mg/ml)を 10µl 導入 した時のWGM発光スペクトルである。使用した励起レ ーザーは Ar レーザー(514.5nm)で、測定にかかる時間は 5 秒である。ポリスチレンビーズの WGM 発光スペクト ルで、600.8nmのピークはTMモード、603.5nmのピー クは TE モードのピークである。BSA の吸着により WGM のピークが 0.1~0.2nm シフトしているのが分かる。

図4に、純水中で測定した時のWGM発光スペクトル と、これに PFOS(パーフルオロオクタスルホン酸)水溶 液(1mg/ml)を 10µl 導入した時の WGM 発光スペクトル を示す。使用した励起レーザーは Nd:YAG レーザーで、 出力は~10µJ、測定時間は 30 秒である。PFOS は撥水処 理に深く関わる物質であり、フッ素化合物共通の、化学 図3(a)PBS 緩衝液中での10μm ビーズの 的安定性から広く活用されてきたが、環境への拡散と毒 性から近年注目されている化合物である。WGM 発光ス 後の WGM(赤線). ペクトルでは、PFOS 分子がポリスチレンビーズに吸着 することでWGMのピークが0.5nmのシフトが観測され、 PFOS の吸着を明瞭に確認できた。

【結論と展望】

従来型の表面吸着センサーと比べて汎用性の高い、界 面の局所センシング技術としての WGM センサーの検 討を行った。本手法の大きな特徴は、(1)金属表面や配線

を必要とせず、局所界面の挙動観察に適している、(2)1 図4 超純水中 PS 微粒子の WGM(黒線) つのビーズだけで検出可能である、(3)液中はもとより光 とPFOS 溶液を導入した時のWGM(赤線) が検出可能であれば界面の挙動変化の追跡が可能である、(4)簡便なセットアップで、短時間に測 定が可能、(5)WGM のピークシフトは吸着挙動だけでなく、系の圧力変化や温度変化でも起こる ため、局所的な温度・圧力センサーとして利用可能、などが挙げられる。今後さらに高感度化を 進め、実用的な化学・バイオセンシング技術として展開していきたいと考えている。

本研究にあたり、Michael Himmelhaus 博士に多大な助言をいただきました。ここに感謝いたし ます。

[1] M. Himmelhaus et al., Sensors, 2010, 10, 6257-6274



WGM スペクトル.(b)色素ドープビーズ の WGM(黒線)と、BSA 溶液を導入した



多層カーボンナノチューブを用いた各種ポリマーナノコンポジットのチップ増強ラ マン散乱測定

(関西学院大理工<sup>1</sup>、ESPCI<sup>2</sup>、(株) ユニソク<sup>3</sup>) ○鈴木 利明<sup>1</sup>, 佐藤 春実<sup>1</sup>, 北濱 康孝<sup>1</sup>, 閻 新蕾<sup>1</sup>, Liliane Bokobza<sup>2</sup>, 三浦 健<sup>3</sup>, 尾崎 幸洋<sup>1</sup>

[序論] ポリマーナノコンポジットは、ポリマーの性質を改善するためにポリマーにナノフィラ ーと呼ばれるナノ物質を混合したものである。ポリマーナノコンポジットでは、微量のナノ物質 によって劇的にポリマーの性質が変化することから、この性質改善はポリマーとナノ物質界面で の相互作用が大きく関与していると考えられている。

このような相互作用の直接測定には分光学的手法が適しているが、ポリマーナノコンポジット ではフィラーの混合量がポリマーと比較してごく微量のため、相互作用を起こす場所はポリマー の中でも限られている。そのため、ポリマー・フィラー間の相互作用を詳しく測定するには微小 空間領域の測定が必要となってくるが、分光学的手法は光の回折限界から空間分解能が限られ、

ナノ領域からのシグナルを高感度に測定することは難しい。チップ増強ラマン散乱法 (Tip-enhanced Raman scattering)は、金属のナノ探針の先端に光を照射して増強電場を発生させ、 局所からのラマン散乱を増強して測定する手法であり、ポリマーナノコンポジット中のポリマー とフィラー間での相互作用を測定するのに適していると考えられる。

本研究では、チップ増強ラマン散乱法を用いてスチレンブタジエンゴム/多層カーボンナノチュ ーブ(SBR/MWCNT)ポリマーナノコンポジットの微小領域測定を行い、カーボンナノチューブ の分散の度合いやフィラーとポリマー間の相互作用の様子について、直接測定を試みた。

[実験] TERS 用プローブには、STM 用のタングステンの針を銀でコーティングして、チュー ニングフォークに接着したものを用いた。励起レーザーにはアルゴンイオンレーザーの 514 nm のラインを用いた。TESR 装置の顕微ラマンユニットは、不透明なサンプル表面を測定するため に反射型の構造を用いた。ポリマーナノコンポジットフィルムは、スチレンブタジエンゴムにカ ーボンナノチューブを 1phr (phr:ポリマー重量 100 としたときの混合物の比率) 混合したもの

(SBR/MWCNT nanocomposites)を用いた。ポリマーナノコ ンポジット表面の各点において、TERS チップの針がサンプル に接近した時と針が離脱した時のラマンスペクトルを測定し、 その差スペクトルを取って TERS スペクトルとした。同時に、 AFM でポリマーナノコンポジットフィルムの表面形状も測定 した。

[結果] TERS チップを用いた AFM による表面形状の測定 結果を figure 1 に示す。測定の結果、ポリマー表面には比較的 平らな面と、数十 nm の小さな凹凸が観測された。しかし、



Figure 1. Frequency-shift image of SBR/MWCNT naocomposites

この凹凸は純粋なスチレンブタジエンゴムのポリマー表面でも似たような形状が観測されており、 TERSチップを用いたAFMの結果だけではポ リマーとフィラーの判別は難しかった。

SBR/MWCNT ナノコンポジット表面の各 点において測定した通常のラマンスペクトル の結果を figure2 に示す。ラマンスペクトルの ピークはカーボンナノチューブ由来のもの (1604 cm<sup>-1</sup>:G-band, 1354 cm<sup>-1</sup>:D-band) と、 ポリマー由来のもの(3064 cm<sup>-1</sup>:aromatic C-H, 2990 cm<sup>-1</sup>:Vinyl, 1668 cm<sup>-1</sup>: Trans C=C, 1641 cm<sup>-1</sup>: cis C=C, 1032,1004 cm<sup>-1</sup>: Phenyl) に帰 属された。しかし、通常のラマンスペクトルでは

各点でのスペクトルには大きな差異は観測され



Figure 2. Raman spectra of SBR/ MWCNT nanocomposites at each point

なかった。この結果は、通常のラマンスペクトルでは空間分解能がそれほど高くないため、比較 的大きな範囲からのスペクトルの平均値を取ることになり、微細な変化は平均に埋もれてしまっ たのではないかと考えられる。

次に、ラマンスペクトルと同じ点での TERS スペクトルの結果を figure3 に示す。TERS スペ クトルの結果からは主にカーボンナノチューブのシグナル(1604 cm<sup>-1</sup>, 1354cm<sup>-1</sup>)と、ポリマー

のピークの一部 (3064 cm<sup>-1</sup>: aromatic C-H, 2990 cm<sup>-1</sup>: Vinyl, 1668 cm<sup>-1</sup>: Trans C=C, 1641 cm<sup>-1</sup>: cis C=C) が増強されているのが観 測された。また、各測定点のスペクトルを比 較すると、場所によってスペクトル形状が大 きく変化するのが観測された。この結果より、 TERS スペクトルを用いることでポリマーナ ノコンポジット中の微小領域からのスペクト ルを測定できたものと考えている。

スペクトルを詳しく検討した結果、おもに カーボンナノチューブに由来するピークが強 く観測される点と、ポリマーに由来するピークが 強く観測される点とに分けることができた。この



Figure 3. TERS spectra of SBR/MWCNT nanocomposites at each point

結果について、カーボンナノチューブ由来のピークの変化は、おもにカーボンナノチューブのナ ノコンポジット中での分散度合いを表すものと考えられる。この結果は、チップ増強ラマンの空 間分解能の高さを示唆する結果である。また、ポリマーのスペクトル変化を詳しく検討すると、 ポリマー中のビニル基(2990 cm<sup>-1</sup>)、二重結合(1668 cm<sup>-1</sup>: 1641 cm<sup>-1</sup>)に由来するバンドと芳香族 C-H のバンド (3064 cm<sup>-1</sup>) の強度比率が場所によって大きく変化することがわかった。この変化 については、カーボンナノチューブとポリマー中の二重結合、芳香環が何らかの相互作用を起こ しているのではないかと考えられる。

#### Si(110)-16×2 清浄表面の最安定構造モデル

(愛媛大学\*, KEK-PF\*\*)

○垣内拓大\*, 久保田裕之\*, 田原雅士\*, 間瀬一彦\*\*, 長岡伸一\*

【序】 Si(110)- 16×2 清浄表面は、エレクトロマイグレーションを用いることによって単 ードメイン構造を示し、これが他の面に比べ高い電荷移動度効率を示すことから新規デバイ スの基板として注目が集まっている [1]。近年、Si(110)-16×2 清浄表面の最安定構造モデル がいくつか提唱され、最も有力視されているモデルとして N. D. Kim らが提唱した "adatom-tetramer-interstitial (ATI) モデル [2]"と、坂本らが提唱した "adatom-buckling (AB) モデル [3]"がある。そこで、本研究では、非常に表面敏感な光電子・オージェ電子コイ ンシデンス分光法 (Photoelectron – Auger-electron coincidence spectroscopy : PEACS) を 用いて Si(110)-16×2 清浄表面の表面原子配列モデルを検討した。

【実験】 Si(110)-16×2の単一ドメインは、超高真空下で次のように作製した。(1)Si(110) ウエハーを[112]方向に(横×縦=2×30 mm)に切り出し、アセトン、硝酸、純水の順に洗 浄した。(2)Si(110)表面上の酸化物や汚染物質は、ウエハーを1400 K以上に加熱すること で取り除いた。(3)最後に、1523 Kでフラッシングした後、1200 Kで2秒間アニーリング、 60秒かけて927 Kまで温度を下げ30秒間のアニーリング、さらに827 Kで10分間のアニ ールを行うことで作製し、16×2構造は、低速電子線回折(LEED)で確認した。

光電子、オージェ電子スペクトル (PES、AES) および、Si  $L_{23}VV$  オージェ電子をトリガ ーとして測定した Si 2p 光電子スペクトル (Si-2p-Si- $L_{23}VV$  PEACS) の測定は、Photon Factory のビームライン 12A に超高真空槽 (到達圧力:  $2.3 \times 10^{-8}$  Pa)を設置し、電子・電子 -イオンコインシデンス (EEICO) 分光装置 [4]を設置して行った。EEICO 分光装置は、同 軸対象鏡型電子エネルギー分析器 (ASMA) とダブルパス円筒鏡型電子エネルギー分析器 (DP-CMA) 等から構成されている。軟 X 線放射光 (SR) は、表面法線方向 84°より入射 し、エネルギー (hv) は 130 eV に設定した。測定前後における Si(110)-16×2 清浄表面の汚

染は、Si 2p 光電子スペクトルおよび LEED で確認 し、無視できる程度であった。

【結果と考察】 図1は、Si(110)-16×2 清浄表面 の Si *L*<sub>23</sub>*VV* AES である。図中の破線(a)-(d)は、 Si-2*p* Si-*L*<sub>23</sub>*VV* PEACS 測定のトリガーシグナルと した Si *L*<sub>23</sub>*VV* オージェ電子の運動エネルギー (*AeKE*) 位置である。図2は、同試料の(a) Si 2*p* 光電子スペクトル (実線+■) と(b) トリガーシグ



図1.Si(111)-16×2 清浄表面の Si *L*23*VV* オージェ電子スペクトル。

ナルの AeKE が 89.5 eV のときに得られた Si-2*p*-Si-*L*<sub>23</sub>*VV* PEACS (■) である。両スペク トルともに文献を参照し、Voigt 関数を用いて基 板(bulk)サイトと5つの表面サイト(SC1-5) に分離した [2,3]。トリガーの AeKEが 87.5、92.0 および、94.0 eV の結果についても同様のフィッ ティングを行った。それぞれのスペクトルについ て、全ピーク面積に対する Bulk および SC1-5 成 分の占有率を求めて、表1にまとめた。全ての Si-2p-Si-L23 VV PEACS の成分分離の結果を Si 2p PES のそれと比較すると、Bulk と SC3 サイ トの占有率がいずれも減少していることが分か る。これは、SC3 サイトが第1層以下の Si サイ トであることを示唆している。一方、SC1とSC5 サイトの占有率は高くなっている。特に、SC5 サ イトの占有率は、トリガーシグナルの AeKE が大 きくなるほど顕著に大きくなっていることが分 かる。これは、SC1 と SC5 サイトが表面第1層



図2. (a) Si(110)-16×2 清浄表面の Si 2p 光電子スペクトル。(b)同試料の Si-2p Si-L<sub>23</sub> VVPEACS (トリガーとしたオージェ 電子の運動エネルギー=89.5 eV)。

のサイトであり、特に、SC5 はフェルミ準位直下に電荷密度を強く持つ表面サイトであるこ とが示唆される。さらに、SC2 と SC4 の占有率を比較すると、一方が増加(減少)すれば他 方が減少(増加)する関係にあることが分かる。この結果を満たすのは、SC1 が表面第1層 の ad-atom、SC2 が unsatulated  $\pi$  band chain、SC3 が second layer、SC4 が satulated  $\pi$  band chain、SC5 表面第1層目でもっとフェルミ準位側に電荷密度分布を持っている tetramer と なっている ATI モデルである [2]。AB モデルでは、本実験結果を満足し難い。よって、 Si(110)-16×2 清浄表面の最安定構造モデルは、ATI モデルが最適であると考えられる。

表1. Si-2p-Si-L23 VV PEACS 及び Si 2p PES のカーブフィッティング結果による各ピーク
面積占有率。括弧内の矢印は、Si 2p PES の各ピークの面積占有率と Si-2p Si-L23 VV PEAC
のそれを比較した時の増減を示している。

Kinetic energy of Si						
$L_{23}VV$ Auger electron	Bulk (%)	SC1 (%)	SC2 (%)	SC3 (%)	SC4 (%)	SC5 (%)
taken as trigger signal						
$87.5 \mathrm{~eV}$	17(↓)	10(↑)	18 (-)	19(↓)	23())	13())
$89.5 \mathrm{~eV}$	11 (↓)	$10(\uparrow)$	$26(\uparrow)$	$22  (\downarrow)$	13())	$18(\uparrow)$
92.0  eV	$21 (\downarrow)$	8(↑)	$20$ ( $\uparrow$ )	16 ( $\downarrow$ )	13(\)	$22~(\uparrow)$
94.0 eV	10 (↓)	8())	$16(\downarrow)$	$21(\downarrow)$	19(↑)	$26(\uparrow)$
Si $2p$ PES (Singles)	31	5	18	25	15	6

【参考文献】 [1] Y. Yamada *et al.*, 表面科学 **29**, 401 (2008), [2] N. D. Kim *et al.*, Phys. Rev. B **75**, 125209 (2007)., [3] K. Sakamoto*et al.*, Phys. Rev. B **79**, 045304 (2007)., [4] T. Kakiuchi et al. J. Vac. Soc. Jpn. 51, 749 (2008).

#### **1P053** 分子動力学計算を用いた自己集合化膜(SAM 膜)のダイナミクスに関する研究 (東芝研究開発センター)〇吉田 孝史,多田 宰,相賀 史彦

#### 【背景】

アルカンチオールに代表される末端にチオール基を有 した分子鎖は金基板との親和性が高く、Au(111)面の様 な平滑清浄表面では、構造規則性を持った単分子膜を形 成する[1]。自己集合化(self-assembled monolayer: SAM)膜と呼ばれるその膜構造について、その物性を詳 細に理解することは、SAM 膜の機能性材料への応用や その構造安定性を理解する上で重要となる。今回、SAM 膜の機能材料への応用という観点から、Figure 1 に示し た 4-[4'-phenylethynyl-(phenylethynyl)]-benzenethiol



Figure 1. モデル SAM 分子

誘導体分子によって Au(111)清浄表面上形成した SAM 膜について、置換基の影響による SAM 膜 の構造並びに動的性質の相違について古典分子動力学シミュレーション(以下 MD)を用た解析を 行うこととした。本発表では、必要となる力場パラメータ作成と、新しく決定した力場パラメー タを用いた SAM 膜の構造・動的性質の解析について報告する。

#### 【計算の詳細】

分子力場は CHARMM 力場を採用し、新規に導入する力場パラメータは MP2/6-31G(d)レベル の *ab initio* 法計算で得られた計算結果を元に最適化を行った。Au-S 間相互作用は LJ ポテンシャルを用いて再現した。

Au(111)表面は 15×16 の 3 層スラブ(720 原子)でモデル化を行った。その Au(111)表面上に Figure 1 に示した分子を、アルカンチオール SAM 膜で良く知られた(√3×√3)R30°の超格子構造 で SAM 膜を作成すると、分子鎖の数は 80 となる。本研究では、その理想的 SAM 膜構造から 90%まで膜密度を下げた構造を想定した(分子鎖数=72)。SAM 膜上方は真空層とした。以上ま でのモデリングの結果、単位胞のサイズは 43.200 [Å] × 39.906 [Å] × 150.00 [Å]となった。

古典 MD 計算の条件であるが、温度一定・体積一定のアンサンブルシミュレーションを行うた め、thermostat は Nosé-Hoover chain 法を用い(length = 5)、システム温度は 300K に設定した。 時間発展は rRESPA 法を採用し、タイムステップは $\Delta t_{ong}$  = 2.0 fs,  $\Delta t_{middle}$  = 1.0 fs,  $\Delta t_{short}$  = 0.2 fs の multiple-time step とした。非結合相互作用に関して、van der Waals 相互作用計算における カットオフ半径は 16 Å とし、電荷相互作用計算は Ewald 法を用いた。サンプリングに関しては、 1,200 ps の MD 計算を構造緩和に費やし、その後に 4,000 ps のシミュレーションを行い、それ を production-run とした。用いた古典 MD 計算プログラムは、産総研ナノシステム部門の Shinoda らによって開発された MPDyn[2]である。

#### 【結果と考察】

まず、SAM 膜の平均構造について Figure 2 に(a) 平均膜厚、(b) 分子鎖の傾き角を示す。中心のベンゼン環に置換基を持たない分子鎖(1)の膜厚は 18.8 Å にピークが現れ、分子鎖の傾き角の

ピーク値は 0.89(= 27.1°)となる。他の SAM 膜について、分 子鎖(2)は 20.3 Å, 1.00(= 0.0°)、分子鎖(3) は 19.9 Å, 0.97(= 14.1°)の位置にピーク が現れている。参考と なる文献値として、分子 鎖中心部分の置換基が



無いものや、ニトロ基のみ置換された分子を用いた SAM 膜について比較すると、分子鎖の傾き角は凡そ 30°程度である述べられている[3]。今回の計算結果は、現実より垂直に起立した構造になっている。この 実験結果との相違に関しては、主に Au/S 間相互作用や金基板のモデル化が影響しているものと考えら れる。

Figure 3に SAM 膜の動的性質について解析結 果を示す。SAM 膜最表面末端炭素原子の面内方 向(xy)の平均二乗変位(MSD)解析結果であり、分 子鎖(3)で構成された SAM 膜は明らかに横方向の 運動性は抑制されていることが見て取れる。分子 鎖(3)の構造的特徴は、分子内に水素結合ドナー (NH<sub>2</sub>)とアクセプター(NO<sub>2</sub>)が共存していること にある。このことから、横方向の運動性の抑制は、 分子間水素結合形成が影響しているものと考えら れる。これに関連して、水素結合ドナー(H)・アク セプター(O)間の動径分布関数解析を行ったもの が Figure 4 である。分子間水素結合に寄与する ものは、距離的に考えて2Å辺りのピークであ る。7Å近傍で見られる分子内のH/N距離のピ ークと比較すると、分子間水素結合形成頻度は 高いものと推察される。しかしながら、動径分 布関数のみでは、水素結合の様な方向性をもつ 相互作用を見積もるのに十分な情報を与えない ため、引き続き水素結合の形成に関する解析を 行うこととしたが、詳細は当日報告したい。

[1] A. Ulman, Chem. Rev. 96, 1533 (1996).

[2] W. Shinoda, et al., *J. Phys. Chem. B* 107, 14030 (2003).

[3] J. Christopher, et al., *Chem. Rev.* **105**, 1103 (2005).







Figure 4. 分子鎖(3)における NH2/NO2 の動径 分布関と分子間水素結合のイメージ

# 密度汎関数法による金属/エポキシ樹脂界面の接着機構に関する研究 (九大先導研) 〇瀬本 貴之, 辻 雄太, 吉澤 一成

【緒言】接着剤を用いた接合は様々な工業分野で利用されている不可欠な技術である。接着 界面に関する多くの研究が行われている一方で、接着がどのような界面相互作用に起因する のかは明らかにされていない。接着界面にはたらく相互作用として機械的結合、静電的結合、 分子拡散、化学結合、分子間力、水素結合などが提案されている[1]。この中で水素結合は金 属表面での接着相互作用において重要な役割を果たすと報告されている[2]。本研究では、工 業的に最も重要な金属材料の一つであるアルミニウムと、その接着に最もよく用いられる接 着剤であるエポキシ樹脂との接着機構を分子間相互作用に着目し、理論的に解析を行った。 アルミニウムは常温、空気中で容易に酸化され、表面にエントロピー的に安定なγ-アルミナ 相を形成する。さらに空気中の水分子を速やかに吸着し、表面にヒドロキシル基の層を形成 するとされている[3]。エポキシ樹脂は分子内に多数のエーテル基やヒドロキシル基を持ち、 これらはアルミナ表面のヒドロキシル基と水素結合を形成し得る。水素結合は、この系の接 着で重要な役割を果たすと考えられる。アルミナ表面/エポキシ樹脂界面における接着相互作 用の解析にあたって量子化学計算を用いた。量子化学計算では実験的に観測が困難な界面相 互作用を原子レベルで解析することができ、接着相互作用を理解する上で非常に重要である。 【計算方法】アルミニウム表面のモデルとして、ヒドロキシル基で被覆されたy-アルミナ(00 1)面を用いた。アルミナ表面とエポキシ樹脂のフラグメントからなる接着モデルの構造を、 量子化学計算プログラム CASTEP を用いて最適化した。計算には密度汎関数法の一種である GGA-PBE 法を用い、系には周期境界条件を適用した。接着剤分子を最適構造の位置から表面 に対して垂直方向に引き離していき、接着剤-表面間の距離に対するエネルギーをプロットし た。得られたプロットを最小二乗法によりポテンシャル曲線に近似した。ポテンシャル曲線 の距離微分から力-距離曲線を求め、その最大値を最大接着力とした。単位面積あたりの接着 力、すなわち接着応力を求めるため、ヒドロキシル化されたy-アルミナ表面上におけるエポ キシ樹脂の被覆率を分子動力学計算により見積もった。計算には分子動力学計算プログラム Discover を用い、アルミナ表面と多数のエポキシ樹脂との相互作用を考慮した。最大接着力 と被覆率の積から最大接着応力を求め、接着強度を評価した。

【結果および考察】図1に示す接着モデルの最適構造から、エポキシ樹脂のヒドロキシル基 とアルミニウム表面上に存在するヒドロキシル基とが複数の水素結合を形成していることが 明らかとなった。O-H間の距離はいずれも1.8-2.2 Åの範囲にあった。接着によるエネルギー の安定化は、エポキシ樹脂の繰り返し単位当たり15.7 kcal/mol であり、水素結合によるもの と考えて矛盾しない。図2に接着モデルのエネルギー 対距離のプロットを示す。このプロットの近似曲線の 微分から図3に示す力-距離曲線が得られ、その最大 値から最大接着力0.726 nN が得られた。分子動力学計 算の結果ヒドロキシル化されたγ-アルミナ表面上に おけるエポキシ樹脂の被覆率は、繰り返し単位当たり 0.96 nm<sup>-2</sup>であった。最大接着力と被覆率の積から最大 応力6.3 × 10<sup>2</sup> MPa が得られた。この値は引張り試験 による値と矛盾しない[4]。以上の結果からアルミニウ ム/エポキシ樹脂界面の接着が水素結合によるものと 示唆される。本研究で用いた方法論は様々な接着系に 応用することが可能であり、接着エネルギーや接着強 度を理論的に見積もる上で非常に有用である[5]。



図1. 接着モデルの最適構造



【文献】

- [1] Kinloch, A. J. J. Mater. Sci. 1980, 15, 2141.
- [2] 大迫文裕, 吉澤一成, 高分子論文集 68,72 (2011).
- [3] Peri, J. B. J. Phys. Chem. 1965, 69, 211.
- [4] Tsiafis, I.; Bouzakis, K.-D.; Michailidis, N.; Asimakopoulos, A.; Korlos, A. Ann. Univ. Dunarea
- Jos Galati, Fasc. XIV 2005, 26, 1224.
- [5] Semoto, T.; Tsuji, Y.; Yoshizawa, K. J. Phys. Chem. C 2011, 115, 11701.

# 電気化学走査型トンネル顕微鏡による 単一単層カーボンナノチューブの電子状態評価 (北大院理) 〇池田 幸択, 高瀬 舞, 保田 諭, 村越 敬

#### 【序論】

単層カーボンナノチューブ(Single walled Carbon Nanotube: SWNT)は、電子状態密度が発散 した van Hove 特異点を有し、カイラル数によって規定される幾何構造に依存し電子構造が変化 することが知られている。これらの特徴を利用し触媒材料などへの応用から多くの注目を集め盛 んに研究されている。これまでに、原子レベルの空間分解能を持つ走査型トンネル顕微鏡(STM) および走査型トンネル分光(STS)測定により、局所構造や電子状態の評価が行われているが、これ らは全て大気中あるいは真空中で行われている。このため、電子構造に関して得られる定量的な 情報はバンドギャップの値のみに限られており、SWNT のフェルミ準位や van Hove 特異点の絶 対準位の知見を得ることは出来ていない。電子構造の絶対準位といった基礎物性の理解は、電子 移動反応を伴う電極触媒としての応用技術の構築において大きな知見となり、この分野の発展に 大きく寄与することが考えられる。そこで本研究では、測定試料のフェルミ準位を制御可能な、 電気化学電位制御下における STM/STS(EC-STM/ECTS)測定系を SWNT に適用し、SWNT の局 所的な電子構造だけでなくその絶対準位の評価を試みた。

【実験】

サンプルは火炎溶融法により作成した Au(111)ファセットを使用した。ACCVD(Alcohol Catalytic Chemical Vapor Deposition)法により作成された SWNT を超音波によりジクロロエ タン中に孤立分散させた。作成した分散液に Au(111)ファセットを 1 秒間浸漬した後、乾燥させ て基板上に単一 SWNT を担持した。分散状態を原子間力顕微鏡(AFM)で確認した後、 EC-STM/ECTS 測定を行った。EC-STM/ECTS 測定においては、アピエゾンワックスで被覆した Pt/Ir(80:20)探針を使用した。探針を作用極 1、サンプルを作用極 2、Pt ワイヤーを対極、Ag/AgCl を参照極とし、電解質水溶液に 0.1 M NaClO4水溶液を用い、バイポテンショスタットにより探 針とサンプルの電位をそれぞれ独立に制御し測定を行った。

【結果・考察】

図1に作成したサンプルのAFM像を示す。図中に矢印で示 した筋状の輝線がSWNTであり、孤立分散していることがわか る。SWNTのSTM像とAu(111)基板上およびSWNT上で得ら れたECTSスペクトルを図2に示す。図2(a)より得られたSTM 像において、高さ情報より観察されたSWNTの直径は1.9 nm と求めることが出来た。ECTS測定ではサンプルの電位を固定 (-0.4 V)し、探針の電位を掃引(-0.8 V - +0.1 V)し測定を行った。 図 2(b)のスペクトルがAu(111)上で測定したECTSスペクトル



図 1 Au(111)ファセット上に 担持した SWNT の AFM 像。

である。Au(111)の金属的な電子構造を反映し、 探針・サンプル間の電圧に対してトンネル電流が 直線的に比例したスペクトルが得られた。一方、 図 2(c)に示すように、SWNT 上では Au(111)上 とは異なる形状の ECTS スペクトルが得られた。 この ECTS スペクトルを探針の電位で微分する ことで、SWNT の局所電子状態密度を反映した 微分スペクトルを得ることができる (図 2(d))。 この図から 0 V および- 0.75 V 付近に、SWNT の価電子帯および伝導帯の van Hove 特異点に 対応する電子状態密度のピークが観察され、測定 SWNT は半導体的性質を有することが明らかと なった。この結果は、単一 SWNT の局所電子状 態密度を室温・電気化学条件下において初めて測 定したものである。

観察された電子状態密度のピーク間の電位差 から、観察された直径 1.9 nm の単一半導体 SWNT のバンドギャップは、およそ 0.75 eV と 見積もられた。また、本研究で観察された van Hove 特異点のピーク幅は、超高真空・極低温条 件下で報告された結果と比べ、よりブロード化し ている。この結果は、室温測定および溶媒和によ る電子状態密度のブロード化を反映したものと 示唆される。

観察された van Hove 特異点に対応するピー ク電位と測定時のサンプル電位の関係から、単一 の半導体 SWNT のフェルミ準位の絶対電極電位 を見積もることが可能である。ピーク電位間の中 間に位置する電位は、およそ-0.38 V であること から、観察された単一半導体性 SWNT の、フェ ルミ準位の絶対電位は 5.02 V と見積もられた。

以上、電気化学制御された溶液下において、単 - SWNTの局所電子状態密度の測定に成功した。 また、観察された単- SWNTのバンドギャップ だけでなく、フェルミ準位の絶対電極電位に関す る知見も得られた。



図 2 (a)Au(111)ファセット上に担持した SWNTのEC-STM像。*E*<sub>tip</sub> = +0.4 V、*E*<sub>sample</sub> *E*<sub>sample</sub> = -0.4 V、*I*<sub>t</sub> = 80 pA。(b)Au 基板 上、(c)SWNT 上で得られた ECTS スペク トル。電位走査範囲 *E*<sub>tip</sub>:-0.8 V - +0.4 V。 (d)(c)を微分して得られた状態密度。

# 反射干渉顕微鏡による石鹸薄膜化の観測: 画像表示・解析システムの開発

(広島市大院・情報) ○信藤 慎平, 藤原 久志, 石渡 孝

#### 1. はじめに

我々の身近にある石鹸膜は、Newton や de Gennes (1991 年ノーベル物理学賞)を魅了した古くて 新しい研究対象である<sup>1)</sup>。石鹸膜は、石鹸水にコの字型の金枠を浸し、上方に引き上げることで 簡単に作製できる。特に市販の純石鹸(ミヨシ石鹸製"無添加 食器洗いせっけん")を用いて石 鹸膜を作製し、その薄膜化を反射干渉顕微鏡で観測すると興味深い模様の形成が見られる<sup>2)</sup>。 こうした模様形成機構の解明を目指して、界面活性剤としてオレイン酸ナトリウム(純石鹸の典 型的な成分)のみを含む水溶液で石鹸膜を作製し、これを観測・解析した。

#### 2. 石鹸膜の作成と観測

図1に、石鹸膜の反射干渉顕微鏡観測システム の模式図を示す。石鹸膜は0.1Mオレイン酸ナト リウム水溶液に金枠を浸し、自動ステージにより 上方に引き上げることで作製した<sup>2)</sup>。反射干渉顕 微鏡は、横向きにした金属顕微鏡の落射照明 (405nm)の反射光(膜の前面と後面から)の干渉像 を高速度 CCD カメラ(640×480 画素,8 ビット/ 画素,200 枚/秒)に導く形で構成した<sup>3)</sup>。

#### 3. 実験結果

図2は、作製した石鹸膜の反射干渉顕微鏡画像である。 金枠上昇が完全に停止した時刻を測定開始時刻(0 s) と している。石鹸膜は上部ほど薄くなる形状で薄膜化して いると考えられ、0 s (図2a) では膜厚に応じた干渉縞 が確認できる。また12 s (図2b) では干渉縞に加えて、 画像上部に輝度がほぼ等しい幾つかの領域が見られる。 オレイン酸ナトリウム水溶液により作製した石鹸膜では、 円形の領域(図2b上部参照)の成長のみが観測され、複 雑な模様形成は見られなかった。

図3には、図2の×点で示した位置の輝度値の時間変 化を示す。金枠引き上げ後より輝度値は増減を繰り返し、 さらに6sから7s付近で最大となり、それ以降の時間 領域では階段状に減少してゆく。さらに、金枠引き上げ 後32sで石鹸膜が壊れ、以後の輝度値は0となった。

#### 4. 石鹸膜の厚み解析

石鹸膜による光の干渉の様子を図4に示す。図4にお いて、石鹸膜に入射した光の一部が石鹸膜の上面(点 A)



図1 反射干渉顕微鏡観測システム





図2 石鹸膜の反射干渉画像。金枠引 き上げ後 (a) 0 s および (b) 12 s。 で反射し、石鹸膜を透過した光の一部が石鹸膜の下面 (点 B)で反射する。この2つの反射光(点 Aの反射光と 点 Cから現れる光)が干渉することで干渉縞が発生する <sup>4)</sup>。このとき、基本的な電磁理論並びにフレネルの方程 式を用いると、反射光の強度(輝度値) **I**<sub>reflected</sub> は

$$I_{reflected} = 4I_{incident} R \sin^2 \left(\frac{2\pi}{\lambda} n t_f \cos i\right) \quad (1)$$

で表される<sup>4)</sup>。ここで、 $I_{incident}$ は入射光の強度、Rは膜の表面で反射する光の割合、 $\lambda$ は入射光の波長、nは膜の屈折率(波長 404.7 nm での水の屈折率 1.3428 で近似<sup>5)</sup>)、 $t_f$ は膜の厚みである。なお、本研究は落射照明であるため、角度i、rは共に0である。

ここで、①式によれば、 $I_{reflected}$  は 0 と  $4I_{incident}R$  の 間で周期的に変化する。しかし、図 3 に示すように、 金枠引き上げ後 7 s 以降の時間領域では輝度値は減少 するのみである。そこで、この時間領域では、①式よ り、得られた輝度値から厚みを一意に算出可能である。

この考えに基づき、図3の輝度値の時間変化から算 出した石鹸膜の厚みの時間変化を図5に示す。図5よ り、石鹸膜が階段状の層構造を形成しつつ、時間が経 過するにつれて薄膜化している様子が確認できる。こ のような階段状の層構造形成(stratification)は、 これまでの石鹸膜研究でよく知られている<sup>6</sup>。

#### 5. 今後の予定

今後さらに、石鹸膜分子(界面活性剤)の選択を変え た実験を行い、模様形成の条件を調べる予定である。 また現在、反射干渉観測システムにより取得した画像 データは8ビットデータである。今後は12ビットデー タを扱う予定であり、より豊かな色階調表現が可能な 疑似カラー表現を用いた表示・解析ソフトウェアの開 発に取り組んでいる。

#### 

図3 石鹸膜の反射干渉画像におけ る輝度値の時間変化



図4 石鹸膜による光の干渉



図5 石鹸膜の厚みの時間変化

#### 【参考文献】

- 1) P.G. de Gennes, Jacques Badoz (訳:西成勝好,大江秀房),科学は冒険!(1999)
- 2) 森政之、藤原久志、石渡孝、分子構造討論会(東京)、3P177 (2005)
- 3)藤原久志、池田貴裕、磯部耕兵、石渡孝、分子科学討論会(大阪)、4P049(2010)
- 4) D. Weaire and S. Hutzler, The Physics of Foams (Oxford University Press, New York, 2000)
- 5) 吉村武晃、光情報工学の基礎、29-30 (2000)
- 6) A. A. Sonin and D. Langevin, *Europhys. Lett.* 22, 271 (1993).

# 定量位相顕微鏡の厚み測定分解能の考察

# (広島市大院・情報)(広島市大院・信報)(広島市大院・信報)(広島市大院)(広市大院)(広島市大院)(広市大院)(広島市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)(広市大院)</l

【序】 定量位相顕微鏡は、試料透過光の位相情報を定量的に計測可能であり、様々な位相物体(生細胞や有機超薄膜など)の観測に応用できる。本研究では、この顕微鏡の厚み測定分解能を調べるため、任意の干渉縞画像を生成し解析するシミュレーションソフトを開発中である。現段階では、簡単のために1次元の干渉縞データを生成・解析するソフトの開発に取り組んでいる。

【定量位相顕微鏡の概要】 定量位相顕微鏡は、図 1に示した「定量位相イメージング(QPI)ユニ ット」<sup>1)</sup>を通常の顕微鏡に接続することで構成可能 である。

定量位相顕微鏡の原理は、次の通りである<sup>2)</sup>。ま ずQPIユニット内の透過型回折格子に顕微鏡に よる試料像を結像させる。すると結像された試料の 物体光は回折格子により複数の光波面に分離され る。このとき0次回折光(実線)は物体の位相情報 を保持したまま空間フィルタの開口部を通過し、撮 像素子上に再結像する。一方、1次回折光(点線) は空間フィルタのピンホールにて点光源に変換さ

れ、さらにレンズにて平面参照波となって撮像素子上に再結像する。 その結果、図2の干渉縞画像が形成される。

何も物体がない時には、干渉縞は撮像面に等間隔で形成される。 そして、位相物体が存在する時には、これを透過した光に位相遅れ が生じ、図2の点線内のように縞の位置に変位が生ずる。この変位 を解析することで試料透過による位相遅れを算出することが可能で ある。

【干渉縞画像からの位相情報の抽出】 図2の干渉縞画像の位置



図1 定量位相イメージングユニット



図2 干渉縞画像

(x,y)における輝度値をg(x,y)とする。ここで、ある一定のy座標におけるx方向の輝度値変化は以下のように表せる<sup>3)</sup>。

$$g(x, y) = a(x, y) + b(x, y)\cos \left[2\pi f_0 x + \phi(x, y)\right]$$

(1)

(4)

ここで、a(x,y)およびb(x,y)は光源の光量むらや光学系の不均一性によって生じる空間的な光強度分布 である。そして、 $\cos [2\pi f_0 x + \varphi(x,y)]$ が干渉縞に相当する。この時、 $f_0$ が等間隔でならぶ干渉縞の空間 周波数であり、 $\varphi(x,y)$ が位相物体の厚さに応じた位相遅れである。(1)式からの位相遅れの抽出は次の 手順で行う。まず、(1)式を以下のように変形する。

$$g(x, y) = a(x, y) + c(x, y) \exp(2\pi i f_0 x) + c^*(x, y) \exp(-2\pi i f_0 x)$$
(2)

$$c(x, y) = (1/2)b(x, y)exp[i\phi(x, y)]$$
 (3)

得られた(2)式に対して、フーリエ変換を行うと、

$$G(f, y) = A(f, y) + C(f - f_0, y) + C^*(f + f_0, y)$$

となり、図3aのフーリエスペクトルを得ることが出来る。次に、スペクトル成分C(f-f<sub>0</sub>,y)を原点へ

移動し(図3b参照)、逆フーリエ変換を行うことで c(x,y)を求めることが出来る(周波数推移の定理に基 づく)。また、この操作により不要成分a(x,y)を除去で きる。

となる。これらを用いて、

除去できることに注意する。

 $\varphi(x,y) = \tan^{-1}(\text{Im}[c(x,y)]/\text{Re}[c(x,y)])$  (5) から位相遅れ $\varphi(x,y)$ を導くことが出来る。このとき、 Im[c(x,y)]/Re[c(x,y)]の除算により、不要成分b(x,y)が



図3 (a) 干渉縞のフーリエスペクトル (b)スペクトル成分 C(f - f<sub>0</sub>, y)の原点への移動

【**干渉縞解析のシミュレーション**】 今回のシミュレーションでは、干渉縞画像を撮影するカメラの1 画素あたりのビット深度(8,10,12bit)と厚み測定分解能の関係を調べた。

まず、解析用の仮想干渉縞の強度分布g(x,y)を計算する。このとき、干渉縞画像は水平方向 512 画素のカメラで撮影するものと想定する。干渉縞の空間周波数foは、

今までの定量位相顕微鏡の仕様に基づき1/8 (cycle/pixel)とした。

次に $\varphi(x, y)$ を計算するにあたって、試料として図4のサンプル 位相物体(水)を仮定した。この位相物体の透過光は、膜厚が厚 い部分では膜厚差 $\Delta$ dに応じた位相遅れ $\Delta \varphi$ が生じる。この $\Delta \varphi$ は、 水と空気の屈折率を用いて(6)式より算出する。

$$\Delta \phi = 2\pi (n_{\rm H_2O} - n_{\rm air}) \Delta d / \lambda \qquad (6)$$

ここで、 $n_{H_20}$ ,  $n_{air}$ は水及び空気の屈折率であり、 $n_{H_20}$  = 1.3305,  $n_{air}$  = 1.0002759という値を用いた<sup>4)</sup>。そして、 $\phi$ (127,y)~

 $\varphi(383, y) = 0$ とし、他の $\varphi(x, y)$ の値を $\Delta \varphi$ とした。以上の条件に基づき、ビット深度を変化させてg(x, y)を計算した。そして得られた仮想干渉縞を上述の方法で解析し、厚み測定分解能について調べた。

図 5 に、位相物体の膜厚差をd = 1 (nm)とした場合の 結果を示す。ここでは、得られた位相遅れφ(x,y)を膜厚 差に換算している。

図5の結果より、量子化された輝度値g(x,y)から位相 物体の厚みの変化をnmオーダーで追うには、少なくと もビット深度10bit が必要と考えられる。

#### 【参考文献および情報】

1) http://www.piphotonics.co.jp/qpm/unit.html

2)藤原久志、石渡孝、池田貴裕、洲崎悦子 第3回分子科学討論会 1P099 (2009)

3) Takeda et al. J.Opt.Soc.Am 72, 156 (1982)

4) 国立天文台偏, 理科年表 (丸善, 東京, 1999)



図4 サンプル位相物体



図5 1 画素あたりのビット深度と干渉縞解 析の結果: (a) 8bit, (b) 10bit, (c) 12bit

# 昇温脱離分光法による金属基板上に作製した オクタンチオール自己組織化単分子膜の熱脱離過程の研究

(理研摇律機能\*、東工大院総合理工\*\*、漢陽大化学\*\*\*)

○伊藤 英輔\*、伊藤 裕美\*、林 智広\*\*、Hungu Kang\*\*\*, Jaegeun Noh\*\*\*, 原 正彦\*,\*\*

【序】有機自己組織化単分子膜(SAM)は電極基板の表面・界面の機能修飾に優れており、電 子デバイスやセンサーなどの応用への期待が高まっている。金上のアルカンチオール SAM は代表的な SAM であり、その吸着構造、膜成長過程、表面物性はこれまでに広く研究され てきた。昇温脱離分析法(TDS)は吸着分子の吸着状態を調べる有用な手法で、最近、分子の 吸着状態を調べるためにこの手法の SAM への適用が広まっている。

本研究では、銀や銅基板上のオクタンチオール(OT) SAM の熱脱離過程を観測し、金基 板上の SAM の TDS と比較し、熱脱離過程の基板依存性を調べた。また、吸着状態の研究 で広く用いられている金(111) 基板と多結晶の金基板上の SAM も計測し、表面形状によ る熱脱離過程の影響についても議論した。

【実験】各種金属基板はマイカ上に真空蒸着法にて成膜した。膜厚は約100nmととし、表面酸化の影響をできるだけ取り除くために真空装置より取り出した後、直ちにSAM形成をおこなった。金(111)基板は成膜中にマイカ基板を300℃に加熱しながら蒸着することで作製した。1mMエタノール溶液に約1日漬けた後、エタノール溶媒にて十分にリンスした。

SAM 膜の形成は X 線光電子分光法(XPS)より確認した。角度分解型 XPS 装置 (ThetaProbe; サーモフィッシャーサイエンティフィック社) にて測定をおこなった。光 電子の取り込み角は 23°~83°で、Al  $K_{\alpha}$  単色光源を励起源とした。TDS 測定は昇温脱離 分析装置 (WA-1000S; 電子科学株式会社) にておこなった。試料加熱前の真空度は 2 X 10<sup>-9</sup> Torr 以下で、昇温レートは 1 K/s とした。

【結果と考察】金と硫黄原子の化学結合の形成は S2p XPS スペクトルから確認した。金と 銀の S2p(3/2)ピーク位置は 162.0 eV で、これまでに報告されている結果と一致した。一方 で、銅基板ではこれよりやや高エネルギー側の 162.5 eV であった。これは銅基板と硫黄の 結合はよりイオン結合性が強く[1]、硫黄原子が負の電荷を帯びたためと考えられる。

図1に金(111)基板上に吸着した OT SAM の TDS スペクトルを示す。OT 分子の脱離過 程を議論する際に、これまでに報告のある3種類のフラグメント[2]に着目した。脱離の初 期段階でチオール分子は金上で二量化反応し、ジスルフィド(m/e=290)の脱離が400K付近 に観測される。これまでにこの二量化反応は分子が密にパッキングした状態で起こること が確認されている[2]。その後、残った吸着分子の密度が下がることでジスルフィドの脱離 が起こらなくなると、450K付近に親分子のチオール(m/e146)や水素が抜けたスルフィド (m/e=145)が検出される。 室温での蒸着によって製膜した多結晶金基板 上のOT SAMのTDSスペクトルを図2に示す。 チオールとスルフィドの脱離は Au(111)上の SAM と同様のスペクトル形状を示し、これらの 脱離が金と硫黄の結合が切れることにより、起 こっていると考えられる。これに対し、ダイマ ーの脱離の様子は異なり、高温側に強い脱離ピ ークが観測された。この結果は金上のアルカン チオールの二量化反応は基板の表面形状に大き く依存することを示している。

図3に銀上に作製した OT SAM の TDS スペ クトルを示す。銀上や銅の上でも二量化反応に よるジスルフィドの脱離を観測したが、銀、銅 の順でその脱離強度は弱くなった。銅の上で最 も弱いのは、銅と硫黄原子との結合が強いため に硫黄原子同士の結合が妨げられているためと 考えている。

チオールやスルフィドの脱離温度も基板の種 類を変えることで異なり、銀基板上で最も高く 銅基板が最も低い温度で脱離した(Ag>Au>Cu)。 これは基板と分子の結合強度が基板によって異 なるためと考えられるが、理論計算にて報告さ れている結合強度の大きさの順序 (Cu>Ag>Au)[1]とは一致せず、アルカンチオー ル分子の熱脱離は単純に金属と硫黄原子の化学 結合の強さだけを反映しているのではなく、吸 着サイトや分子の吸着構造に依存する、と考え られる。



#### <u>参考文献</u>

[1] F. P. Cometto, et al., J. Phys. Chem. B 109 (2005) 21737.

[2] E. Ito, J. Noh, and M. Hara, Chem. Phys. Lett. 462 (2008) 209, & T. Hayashi et al., J. Phys. Chem. C 43 (2009) 18795.

#### 振動分光法による N719 色素の

ナノ多孔質酸化チタン上での吸着ダイナミクスの調査

(静大院・工)〇周藤要、昆野昭則、川田善正、田坂茂、杉田篤史

#### 序

色素増感型太陽電池は、安価で高性能な起電力発電システムへの応用 として注目されている。光起電力システムとして動作する場合の基本原 理は、色素によって吸収された光エネルギーが半導体性を示す TiO2へと 伝達することである。ゆえに、発電効率はナノ粒子状 TiO2表面への色素 の吸着方法に大きく依存する。これまでは十分に長い時間で TiO2に色素 を吸着させた平衡状態の系に関する研究が中心であり、吸着の途中段階 における色素-ナノ粒子状 TiO2の界面挙動について言及していないのが 現状である。吸着ダイナミクスの理解は更なる高効率的吸着プロセスや



新たな色素の設計を行う上で有益な情報を与えることから、この問題を解決することは重要である。 本研究では、浸透時間の異なる様々な色素-ナノ粒子状 TiO2についての共鳴ラマン散乱分光法及び 赤外吸収分光法について調査することでこの研究の解決を目指した。ここで色素が十分に吸着され単 分子膜を形成する前の試料は吸着の途中段階の状態を反映しているものと仮定した。この実験では、 最も高効率な光発電変換システムを実現するための増感色素としてよく知られているものの1つであ る bis(tetrabutylammonium)[cis-di(thiocyanato)-bis(2,2'-bipyridyl-4-carboxylate-4'-carboxylicacid) -ruthenium(II)](N719;図1)を選択した。N719 色素-ナノ多孔質 TiO2の吸着に関するこれまでの研究 では、カルボキシル基もしくはカルボキシラート基と TiO2との吸着に注目している。この研究でもこ れらの結合の過渡的な振る舞いについて注目した。

#### 実験

測定用試料は次の手順で作成した。第一に SiO<sub>2</sub>及び Si 基板上に積層した粒子状の TiO<sub>2</sub>をスクリーン印刷によってペーストした。ここで前者の基板はラマン散乱分光のため、後者の基板は赤外吸収分光のために用いた。TiO<sub>2</sub>ペーストは加熱乾燥させた後、焼結を行った。続いて作製したそれぞれの基板をエタノール溶媒中で N719 色素の増感を行った。その際、基板を色素溶液に浸す時間を調整することにより酸化チタン上に吸着する色素量を制御した。共鳴ラマン散乱分光は自作のラマン散乱分光計によって測定した。励起光源は Ar<sup>+</sup>レーザーより発振する 514.5 nm の発振線である。ラマン散乱スペクトルはマルチチャンネル分光器によって波長分解し、液体窒素冷却 CCD カメラによって検出した。FTIR スペクトルは顕微赤外分光装置による透過測定により測定した。

#### 結果と考察

図 2、3 は N719 powder 及び酸化チタン界面に吸着した N719 色素の各浸透時間でのラマン散乱スペクトル及び FTIR スペクトルを示す。いずれのスペクトルからも 1542 cm<sup>-1</sup>のビビリジル環の信号が見られる。ビビリジル環は TiO<sub>2</sub> と直接相互作用しないため、このラマン散乱信号の強度は吸着挙動にあ

まり依存しないものであり、TiO<sub>2</sub>表面へのN719 色素 の吸着量を反映している。したがって、この吸収バン ドの強度はナノ多孔質 TiO<sub>2</sub>表面へのN719 色素の吸 着量に比例しており、吸着量の時間変化を示すよい指 標を示す。1542 cm<sup>-1</sup>における赤外吸収及びラマン散 乱信号ともに指数関数的な変化をし、時定数は $\tau = 20$ min と決定された。ラマン散乱分光と赤外吸収分光で 基板の違いがあるにも関わらず、2つの実験で決定さ れた吸着時間はほぼ一致していた。したがって、これ ら 2 つの時定数は基板の違いにより影響は見られな いものと言える。

赤外吸収スペクトルにおける~1370 cm<sup>-1</sup> 及び~ 1610 cm<sup>-1</sup>の吸収バンドはそれぞれ COO<sup>-</sup>対称及び非対 称伸縮振動モードである。これらのグループが吸着す る場合の配座は様々な形態が考えられる。~1370 cm<sup>-1</sup> の COO<sup>-</sup>対称伸縮振動及び~1610 cm<sup>-1</sup>の COO<sup>-</sup>反対称 伸縮振動はこれらの吸着の振る舞いに敏感に反映す る。これらの2つの吸収バンドのピーク周波数差は TiO<sub>2</sub>とN719色素の間の吸着形態を判断する良い指標 としてしばしば用いられる。 $\Delta v_{\scriptscriptstyle ads}$ 及び $\Delta v_{\scriptscriptstyle salt}$ をそ れぞれ TiO2 表面に吸着したカルボキシラートイオン の固体状態に関するものとする。  $\Delta v_{ads} > \Delta v_{salt}$  の ときカルボキシラートの2個の酸素原子のうち1個 が Ti 原子に吸着する単座配位を、 $\Delta v_{ads} < \Delta v_{salt}$ の とき、カルボキシラートの2個の酸素原子のいずれ もが Ti 原子に吸着する二座配位もしくは架橋構造で ある。ここで粉末状態、すなわち固体状態の赤外吸 収スペクトルは $\Delta v_{salt}$ =243cm<sup>-1</sup>であった。

図4は、 $\Delta v_{ads}$ の浸透時間に対する依存性を示す。





 $\Delta v_{ads}$ は浸透時間が長くなるのに従い、低周波数側にシフトしていく様子が分かる。浸透時間が短い ときには $\Delta v_{ads} > \Delta v_{salt}$ が成り立ち、単座結合が優勢である。浸透時間が長くなると $\Delta v_{ads} < \Delta v_{salt}$ が 成り立ち、二座もしくは架橋結合へ変化していく。曲線の変化を指数関数によって再現すると、その 時定数は  $\tau = 10$  min であった。ビピリジル環に関するラマン散乱及び赤外吸収の信号の浸透時間に対す る依存性から TiO<sub>2</sub>表面へ N719の単分子層を覆いつくすための次定数は 20 min であった。このこと は吸着直後にカルボキシラートは準安定な単座配座をとり、しばらく時間が経過するとより安定な二 座配座もしくは架橋配座へとシフトしていくことを示す。つまり、N719 色素の吸着過程は 2 つの段階 を経て最も安定な吸着状態へと推移するものと言える。

NLO 色素をドープしたアクリロニトリル含有

メチルメタクリレートコポリマー薄膜の二次非線形光学効果

(静大院・工)〇玉木靖章、加藤崇紘、間瀬暢之、川田義正、田坂茂、杉田篤史

序

高分子非線形光学(NLO)材料は波長変換素子、光スイッチ等のオプトロニクス応用の観点から 古くから研究されてきた。高分子 NLO 材料の構成は光との相互作用を担う分子超分極率の大き な NLO 色素分子とそれを保持するアモルファス性高分子で構成されるホスト・ゲスト型構造をと ることが多い。高分子 NLO 材料は通常、そのままでは二次 NLO 活性を示さず、高電圧を印加し て NLO 色素分子をポーリングして、分極配向して分極構造を誘起する必要がある。しかし、ポ ーリングでは~kV/mm という高電圧を印加するためしばしば絶縁破壊を生じ、素子の大面積化、 大体積化は困難である。

我々は以前の研究においてゲスト材料としてアモルファス性高分子強誘電体であるポリシアノフェニレンスルフィドを利用するとポーリングを行うことなく二次 NLO 活性を誘起することができることをについて紹介した【1】。この高分子は高分子鎖にシアノ基を有しており、ガラス転移温度(Tg)より高温で高分子鎖のコンフォメーションが再配向する際に外部電場を印加することなく分極構造を自発的に形成することが特徴である。我々が無電界ポーリングと名付けたこの現象では表面エネルギー差による内部電場により高分子の双極子が配向分極することによるものと考えている。しかし、PCPS は結晶性が高いため、NLO 色素と複合化した際に高濃度に均一に分散できない点が問題である。本研究では有機ガラスとして用いられているポリメチルメタクリレ

ートにシアノ基を導入することについて検討する。ア クリロニトリル(AN)とメチルメタクリレート(MMA) を共重合したコポリマー(Poly-(AN-MMA)(Figure1)) を合成し、NLO 色素と複合化した薄膜の二次 NLO 感 受率について調査した。



Figure1 Poly-(AN-MMA)の構造

#### 実験

Poly-(AN-MMA)はスラリー法により重合した。高分子鎖中の構成比は AN:MMA=1:4 である。 NLO 色素として汎用色素ディスパースレッド 1(DR1)を用いた。DR1 のドープ率は 10wt%とし た。DR1 をドープした Poly-(AN-MMA)薄膜は膜厚が 2nm の金薄膜をコートされたガラス基板上 にキャスト法によって作成した。ここで金薄膜は無電界ポーリングのために必要なものである。 すなわち、薄膜は高い表面エネルギーの金と低い表面エネルギーの空気によって挟まれており、 この表面エネルギー差による内部電場を無電界ポーリングのための駆動力として利用する。高分 子膜の膜厚は溶液の濃度、回転数によって調整し 100~2000nm の間である。試料の二次非線形 光学活性は SHG 法によって測定した。励起源はチタン-サファイア再生増幅器より発生する光パ ルス(波長 800nm, パルスエネルギー 0.5mJ, 繰り返し周波数 1kHz, パルス幅 50fs)である。励 起光の偏光はλ/2 板によって調整し、SH 光の偏光はグランテラープリズムによって分解した。 SHG 光は色ガラスフィルターによって波長分解した後、光電子増倍管によって検出した。 結果·考察

Figure2 は温度変化率 3°C/min でアニーリング を行った過程中の SHG 強度の温度依存性につい て示す。励起光の試料に対する入射角度は 45°、 励起光の偏光は p-偏光、SHG 光は p-偏光の条件 で測定した。ポリマーの膜厚は 440nm であった。 Poly-(AN-MMA)の  $T_g$ は約 100°Cである。昇温過 程では  $T_g$ を越えると急激に SHG 強度が上昇して

いることがわかる。これは高分子鎖の緩和により分極構造が自発的に形成されたと考えられる。 また、降温過程では SHG 強度の減少が見られるが、初期状態よりも大きい SHG 強度が維持され ていることがわかる。この結果は Poly-(AN-MMA)中でアニーリングするだけで、NLO 色素が配 向し、SHG 活性を発現することを示すものである。

次に、SHG 光の強度を様々な励起光の偏光 $\gamma_p$ の条件で測定した結果について Figure3 に示す。 *p*-偏向した SHG 光を検出し、膜厚 680nm の試料 を用いた。励起光の偏光が $\chi_p=0^\circ$ のとき最大値、  $\chi_p=45^\circ$ のときに最小値をとる。この SHG 強度 の偏光依存性は梶川らの研究において LB 膜にお ける SHG 光に対する励起光の偏光角度に対する



Figure3 SHG 強度の励起光偏光依存性

依存性とよく類似する【2】。梶川らは NLO 色素が基板に対する法線に対してΘ角度だけ傾いて いると仮定し、式(1)、(2)によって平均分子傾き角度Θを決定している。本研究の実験結果も同様 のモデルでよく再現することができた。

 $I_{SH}(\gamma_{p},0^{\circ}) = K \left| \cos^{2} \gamma_{p} \left( A \chi_{zzz,eff} - B \chi_{izi,eff} \right) + \left( C \cos^{2} \gamma_{p} + D \sin^{2} \gamma_{p} \right) \chi_{zii,eff} \right|^{2}$ (1)  $\tan^{2} \Theta = \frac{2}{\frac{\chi_{zzz}}{\chi_{zii}}} = \frac{2}{\left( \frac{\varepsilon_{m}(\omega)}{\varepsilon_{2}(\omega)} \right)^{2} \left( \frac{\chi_{zzz}}{\chi_{zii}} \right)}$ (2) 30

Figure4 は傾き角度 Θと SHG 強度の膜厚依存 性を示す。SHG 強度は膜厚が 900nm 付近で最大 となり、それ以上の膜厚では減少している。これ に対して傾き角度 Θはどのような膜厚でもあまり 変化は見られなかった。このことから傾き角度は 膜厚に依存せず、ほぼ一定であり、膜厚が 900nm 付近で最も長距離的な分極構造ができていると考 えられる。また、膜厚 900nm 以上での SHG 強度 の減少は位相整合により SHG 強度の減衰の影響 も受けていると考えられる。





参考文献【1】A.Sugita et al , Chem.Phys.Let , Vol.501 , pp.39 (2010) .

[2] K.Kajikawa et al , Jpn.J.Appl.Phys Vol.30 , pp.1050 (1991) .

