3A01 UPS, MAES及び第一原理計算によるCu(111)上ピセン結晶性薄膜の 電子構造

1東大院総合,2横国大院工

○磯野晃輔¹, 樋口貴史¹, 小板谷貴典¹, 青木優¹, 首藤健一², 増田茂¹

Electronic structure of picene crystalline films on Cu(111) studied by UPS, MAES, and first-principles calculation

 Kosuke Isono¹, Takafumi Higuchi¹, Takanori Koitaya¹, Masaru Aoki¹, Ken-ichi shudo², Shigeru Masuda¹

¹ Graduate School of Arts and Sciences, The University of Tokyo, Japan ² Graduate School of Engineering, Yokohama National University, Japan

[Abstract]

Picene ($C_{22}H_{14}$) is a potential organic semiconductor due to a high carrier mobility (3.2 cm²V⁻¹s⁻¹) and chemical stability. The electronic properties at picene/metal interface play an important role in change transport, however, the details have been scarcely investigated both experimentally and theoretically. In this study, the electronic structure of picene thin films on Cu(111) was investigated by UPS, MAES, and first-principles calculation. At multilayer coverage, the HOMO band in the UPS spectra split into two peaks, reflecting the structural transition to a crystalline phase during film growth. The MAES spectrum of picene multilayer on Cu(111) shows that the π bands are stronger than the σ bands, which enables us to clarity all the π states (from HOMO π_{11} to π_1).

【序】

ピセン(C₂₂H₁₄, Fig. 1)は高いキャリア移動度(電界効果移動度: 3.2 cm²V⁻¹s⁻¹)を持つ 有機半導体分子であり,化学的に安定である事からペンタセンに代わる有機エレクト ロニクス材料として注目を集めている[1].有機デバイスにおける電荷注入特性は,有 機分子と金属電極界面における吸着構造と電子状態に大きな影響を受ける.また,多 分子層有機分子の分子配向は分子間の相互作用に影響し,電界効果移動度にも影響を 与える. Cu(111)上ピセン薄膜については,走査型トンネル顕微鏡(STM)等を用いた単 分子層の吸着構造(分子配向や2次元周期構造)の研究は行われているが[2],吸着構造 と電子状態の相関や多分子層における分子配向の研究は未だ十分に行われておらず, 未解明な点が多い.

そこで本研究では、ピセン/Cu(111)界面の電子状態及び吸着構造,多分子層における分子配向を紫外光電子分光(UPS),準安定原子電子分光(MAES)及び第一原理計算を 用いて明らかにすることを目指した.

【実験・計算】

実験は超高真空電子分光装置(base pressure: 6.0×10⁻¹¹ Torr)[3]を用いて行った. UPS と MAES の励起源としては, He I 共鳴線(hv = 21.22 eV)および He*(2³S)準安定原子を 用いた. Cu(111)基板は Ar⁺スパッタリングと電子衝撃加熱を繰り返し行い,清浄化した. 清浄面はオージェ電子分光(AES)及び低速電子回折(LEED)によって評価した. ピ センの蒸着は真空蒸着によって行い,膜厚は水晶振動子膜厚計で制御した. また,第 一原理計算には平面波基底の密度汎関数法に基づく計算プログラム「STATE」[4]を用 いた.

【結果と考察】

Fig.1にCu(111) 基板に蒸着したピセン多 分子層(200Å)の UPS, MAES スペクトルを 示す. 横軸は基板のフェルミ準位(EF)を基 準とした結合エネルギー(EB),縦軸は放出 電子強度である. 各バンドの帰属はピセン 孤立分子の分子軌道計算により行った(Fig. 1のダイアグラムで赤線がπ軌道,青線が σ軌道を表す). バンドの相対強度およびバ ンド間のエネルギー間隔は, HOMO-1以下 のバンドで Au(poly)[1], グラファイト[5] 上ピセンの UPS スペクトルとほぼ一致す る. MAES スペクトルではピセン分子面の 上下に広がる π 軌道由来のバンドが強調さ れて観測された.これはピセン分子が,最 外層では分子面を基板に対して平行に配 向していると推測される.

Fig. 2 にピセン/Cu(111)の UPS スペクト ル示す. 多分子層で HOMO(π_{11})由来のバン ドが 2 つの状態 X, Y に変化した. ピセン 結晶の第一原理計算(Fig. 2 の右上)におい て HOMO バンドの状態密度が広がってい ることから,この変化は結晶性の高い薄膜 が形成され,分子間 $\pi - \pi$ 相互作用の増大 に起因すると考えられる.

以上の結果より、Cu 基板上ピセン薄膜 多分子層は、分子間の相互作用が優勢に働 くことで分子配向が変化し、最外層ではピ セン分子面が基板に対して平行な結晶性 薄膜に近づくことが今回初めて明らかに なった.

当日はピセン単分子層の第一原理計算 の結果も併せて発表する.

【参考文献】

- Q. Xin et al., *Phys. Rev. Lett.*, **108**, 226401 (2012).
 C. Zhou et al., *Chin. J. Chem. Phys.*, **30**, 29 (2017).
- [3] M. Aoki et al., *J. Electron Spectrosc. Relat. Phenom.*, **156**, 383 (2007).
- [4] Y. Morikawa, Phys. Rev., B51, 14802 (1995).
- [5] Y. Liu et al., *J. Electron Spectrosc. Relat. Phenom.*, **195**, 287 (2014).



Fig. 1. He I UPS and He* $(2^{3}S)$ MAES spectra of picene multilayer on Cu(111).





-

界面π-π相互作用による分子軌道の非局在化と電子-格子相互作用

¹理化学研究所,²物質構造科学研究所,³分子科学研究所 〇山根宏之¹,小杉信博^{2,3}

Interfacial π - π interaction-induced delocalization of molecular orbital and electron-phonon coupling

^oHiroyuki Yamane¹, Nobuhiro Kosugi^{2,3}
¹ Riken SPring-8 Center, Japan
² Institute of Materials Structure Science, KEK, Japan
³ Institute for Molecular Science, Japan

[Abstract] Hexa-peri-hexabenzocoronene (HBC), one of archetypal polycyclic aromatic hydrocarbons, can be regarded as a molecular unit of graphene because of its molecular structure. In the present work, we discuss the electronic structure of the HBC monolayer on the single-layer graphene and the single-crystalline graphite studied by using angle-resolved photoemission spectroscopy (ARPES) with synchrotron radiation. From the photoemission-angle dependence of ARPES, we found that the highest-occupied molecular orbital (HOMO) of HBC shows the *E*- k_{\parallel} dispersion, which is not observable for other organic monolayers on graphene and graphite. The observed dispersion can be ascribed to the molecule-substrate orbital hybridization due to the hetero π - π electronic coupling at the interface. Furthermore, the HOMO peak exhibits the k_{\parallel} -dependent electron-phonon (e-ph) coupling. The observed e-ph coupling in the HOMO peak might be related to the anti-bonding or bonding character in the HOMO-band dispersion.

【序】

有機エレクトロニクスの根幹をなす有機半導体の電子機能は、分子骨格に緩く結合した π 軌道が重要な役割を担うため、分子の配向・配列や結晶構造に依存した π 電子物性が発現する. 多環芳香族炭化水素であるヘキサペリヘキサベンゾコロネン(HBC)は典型的な有機半導体であり、その分子構造はグラフェンの最小単位と見なすことができる. そのため、HBC の元素置換や官能基導入による一次元 π スタックカラムの創成など、HBC の π 電子機能に着目した研究が行われてきた.

本研究では、単層グラフェン(SLG)および単結晶グラファイト(SCG)表面上に 作製した HBC 単層膜の電子状態に着目し、角度分解光電子分光(ARPES)を用いて 界面 π-π 相互作用を研究した. ARPES の光電子放出角依存性から、HBC の最高被占 軌道 (HOMO)が界面 π-π 相互作用によって非局在化した面内バンド分散を観測した. さらに、ARPES データの線形解析から、非局在化した HOMO バンドは電子-格子相互 作用に由来する付随構造を有し、波数ベクトル(k))に依存して電子-格子相互作用が 変化することを観測した.

【実験方法】

実験は分子科学研究所 UVSOR-III 施設の真空紫外-軟 X 線アンジュレータービーム ライン BL6U で行った. SLG および SCG は、6H-SiC(0001)の表面熱分解法より作製 し [1],低速電子線回折(LEED)と ARPES を用いて層数の評価を行った.得られた 清浄表面に HBC を真空蒸着 (≤1 Å/min)することで単層膜を作製し、20 K まで試料 を冷却した後に LEED および ARPES の測定を行った.

【結果・考察】

Fig. 1に SLG および SCG 表面に作製した HBC 単層膜の LEED 像を示す. HBC の 吸着により現れた LEED スポットは, HBC/SLG における SiC(0001)の寄与や多重散乱 によるスポットを除き, SLG と SCG で明瞭な違いは無い. この系の構造モデルにつ いては,主張が 180°異なる報告(格子整合 vs. 格子不整合)があるが,本研究で得た LEED 像からは,インコメンシュレート相[2]が形成されていると結論づけた.



Fig. 1. LEED of HBC/SLG and HBC/SCG (E = 40 eV), together with the ordered structure in the real space.

Fig. 2にHBC/SLGおよびHBC/SCGのARPESから得たK点近傍*E-k*_{ll}マップを示す. HBC/SCGでは,SCGのπバンドがK点($k_{ll} \sim 1.7 \text{ Å}^{-1}$)を頂点とした放物線状の分散 を示す. HBC/SLGでは,SLG特有のπバンド(Dirac コーン)がK点に現れている.

HBCのHOMOは、SLG上では 2.1 eV 付近に、SCG上では 1.8 eV 付近に現れる. SLG上では、下地基板である 6H-SiC(0001)から HBC への電子移動が生じ、HOMOの エネルギーシフトが生じたと考えられる.次に k_{\parallel} ごとの HOMOのエネルギーに注目 する.HBC/SLGでは、HBCのHOMOと SLGの πバンドが交差する $k_{\parallel} \sim 1.45$ Å⁻¹を 境に HOMOのエネルギーが異なっており、 $k_{\parallel} \leq 1.45$ Å⁻¹では 2.07 eV に、 $k_{\parallel} \geq 1.45$ Å⁻¹ では 80 meV 程度のエネルギー分散を伴って 2.14±0.04 eV に現れる.同様の HOMOの 異常分散は HBC/SCG でも現れていることから、HBC の HOMO と SLGの πバンドが 混成することで生じた電子状態と考えられる.SiC(0001)のバンドがバックグラウンド に現れない HBC/SCG について、 k_{\parallel} 分解した HOMOのプロファイルを Fig. 3 に示す. 主ピーク H よりも高束縛エネルギー側に k_{\parallel} に依存した付随構造が現れており、これは 電子-格子相互作用に由来する構造と考えられる.講演では以上の詳細を議論する.





Fig. 2. *E*- k_{\parallel} map around the K point for HBC/SLG and HBC/SCG, measured at hv = 50 eV and T = 20 K.

Fig. 3. k_{\parallel} -resolved HOMO peak for HBC/SCG with k_{\parallel} step of 0.02 Å⁻¹.

【参考文献】

- [1] I. Forbeaux, J.-M. Themlin and J.-M. Debever, Phys. Rev. B 58, 16396 (1998).
- [2] M. Meissner et al., ACS Nano 10, 6474 (2016).

第一原理計算による Alq₃/LiF/Al 界面の真空準位シフト解析

JNC石油化学㈱ 市原研究所 〇近藤正一,松下武司

Vacuum level shift at Alq₃/LiF/Al interfaces: a first-principles study

OMasakazu Kondo and Takeshi Matsushita Ichihara Research Center, JNC Petrochemical Corporation, Japan

[Abstract] Work function changes [vacuum level shifts (Δ_{VLS})] in Al(001) surfaces by the adsorption of thin layers composed of Alq₃ [Alq₃ = tris(8-hydroxyquinolinato)aluminum] and LiF are theoretically investigated. First-principles calculations reasonably reproduce experimental values of Δ_{VLS} , enabling us to discuss underlying mechanism. The dipole moment of Alq₃ and interfacial charge rearrangement (Pauli push-back effect) are main reasons for Δ_{VLS} at Al(001)–Alq₃ and Al(001)–LiF interfaces, respectively. For a stacked Al(001)–LiF–Alq₃ layer configuration, theory suggests a more complicated picture, which takes charge rearrangement between LiF and Alq₃ into account, than a simple sum of contributions from the two layers.

【緒言】電極-有機層界面の電子状態は有機電子デバイスの特性に大きく影響する. 一般に,界面に生じた分極や有機層の永久双極子は真空準位のずれ(真空準位シフト) を引き起こし,電荷注入障壁を変化させる[1].光電子分光(PES)測定により多様な 界面で真空準位シフトが確認されているが,実験のみでは発現機構の特定は困難であ り,理論計算のサポートが重要と考えられる. 有機 EL 系の界面電子状態計算につい て, Al-Alq3 界面など比較的シンプルな系での報告例はある[2]ものの,より実用的な 多層界面系の研究は十分になされていない.本研究では,Al(001)-Alq3 界面・Al(001)-LiF 界面のほか,実デバイスに近い Al(001)-LiF-Alq3 多層界面について,第一原理計 算で構造的・電子的性質を調べた.

【計算方法】Al(001)表面は6層 3×3 スラブモデルで記述した. このスラブを12.147Å ×12.147Å (x, y 成分)×48Å (z 成分)の直方体セル内に配置し、スラブ端面の一方 を清浄 Al(001)面、他方を被蒸着面として、Alq3 や LiF の吸着形態、界面電子構造およ び真空準位シフト Δ vLs を求めた. ここで、交換相関汎関数には PBE (Perdew–Burke– Ernzerhof) 汎関数、擬ポテンシャルには Vanderbilt 型ウルトラソフト擬ポテンシャル を用いた. 平面波・電荷のカットオフエネルギーはそれぞれ 35 Ry・350 Ry, k 点サン プリングは 4×4×1 グリッドに設定した. また、本研究では、DFT-D2 法で van der Waals 相互作用を考慮するとともに、有効遮蔽媒質法[3]で分極界面を取り扱った. 計 算は全て第一原理バンド計算パッケージ Quantum ESPRESSO で実行した.

界面状態の解析では,界面形成前後の電子密度差:

$$\Delta \rho_{ads}(z) = \rho_{ads+Al}(z) - \{\rho_{ads}(z) + \rho_{Al}(z)\} \quad (ads = Alq_3 \text{ or } LiF)$$
(1a)

 $\Delta \rho_{\text{Alq}_3 + \text{LiF}}(z) = \rho_{\text{Alq}_3 + \text{LiF} + \text{Al}}(z) - \{\rho_{\text{Alq}_3}(z) + \rho_{\text{LiF}}(z) + \rho_{\text{Al}}(z)\}$ (1b)

および(1)式の数値積分で得られる Displaced charge Q(z) ((2)式) とポテンシャル変化 V(z) ((3)式):

$$Q(z) = \int^{z} \Delta \rho(z') dz'$$
⁽²⁾

$$V(z) = -\frac{1}{A\epsilon_0} \int^z Q(z') dz'$$
 (a: 真空の誘電率, A: セルの xy 面の面積) (3)

に着目した.なお、分子吸着で生じるポテンシャル差は結合双極子(BD)と呼ばれる [4].

【結果】Al(001)-Alq3 界面のポテンシャルを図 la に示す. 左右の平坦準位 (真空準位) の差は Alq3 の吸着に起因する *A*vts と見なせる.本計算で得られた *A*vts = -1.23 eV は PES 測定による評価値[5]や先行研究の結果[2]とよく一致した.図 lb には電子密度と ポテンシャルの変化をまとめている.顕著な変化は Al(001)最表層と界面結合を形成 した酸素原子の間の領域でのみで認められることから,電子再配列の局所性が示唆さ れる.また, *A*vts を(i) Al(001)表面構造の乱れによる寄与[*A*(Al)],(ii) Alq3 層の永久双 極子による寄与[*A*(Alq3)],(iii) BD の寄与に分離した結果(図 1c),図 la の Al(001)-Alq3 界面構造では成分(ii)の寄与が最も大きいこと[寄与率:(ii) > (ii) >> (i)]が明ら かとなった.当日は LiF-Al(001)界面と Alq3-LiF-Al(001)多層界面の解析結果について も議論する予定である.



Fig. 1. (a) Electrostatic potential profile for an Al(001)–Alq₃ interface. (b) Plots for the Al(001)–Alq₃ interface: electron density difference $\Delta \rho_{Alq_3}$ along surface normal (top), displaced charge Q(z) (middle) and net change in the potential energy V(z) (bottom). In the bottom plot, potential drop from left to right is the bond dipole (BD). (c) Potential profiles for clean Al(001) (top), Alq₃ (middle) and BD [bottom, same as that given in (b)].

【参考文献】

- [1] Braun, S.; Salaneck, W. R.; Fahlman, M. Adv. Mater. 2009, 21, 1450.
- [2] Yanagisawa, S.; Lee, K.; Morikawa, Y. J. Chem. Phys. 2008, 128, 244704.
- [3] Otani, M.; Sugino, O. Phys. Rev. B 2006, 73, 115407.
- [4] Heimel, G.; Romaner, L.; Brédas, J.-L.; Zojer, E. Phys. Rev. Lett. 2006, 96, 196806.
- [5] Yokoyama, T.; Yoshimura, D.; Ito, E.; Ishii, H.; Ouchi, Y.; Seki. K. Jpn. J. Appl. Phys. 2003, 42, 3666.

電圧の印加による二次元層状物質界面での光誘起電子移動の制御

1分子科学研究所,2筑波大学

○飯田 健二1、野田 真史2、信定 克幸1

Control of Photoinduced Electron Transfer at the Interface between Heterogeneous Two-Dimensional Layered Materials by Applied Electrode Bias

Kenji Iida¹, Masashi Noda², Katsuyuki Nobusada¹
 ¹Institute for molecular science, Japan,
 ²University of Tsukuba, Japan

[Abstract]

Hetero-interface systems consisting of two-dimensional (2D) layered materials have been extensively investigated in relation to the development of optical and electronic devices. To reveal their electronic functions, it is required to clarify the details of the electronic structure under the applied bias and the photoinduced electronic interactions at the atomically-thin interfacial region. Our group has developed the first-principles computational program named SALMON for electron dynamics of nanostructures. By using the program, we elucidate the optical and electric properties of a MoS_2 -Graphene heterostructure. It is found that the electron transfer from graphene to MoS_2 is induced by the photoexcitation, and can be readily controlled by an applied bias voltage. This electron transfer strongly depends on the details of the electronic structure in the interfacial region. It is revealed that the photoexcitation of this heterostructure causes the electron dynamics inherent in atomically-thin interfacial regions.

【序】グラフェンや遷移金属ダイカルコゲナイド等の二次元層状物質を用いて、光と 電圧の印加で機能の発現・制御を行うデバイスの開発が進められており[1]、原子レベ ルの詳細がその機能をしばしば決定づける事が明らかになってきている。例えば MoS₂-Graphene 界面では、MoS₂から Graphene への光誘起電子移動が電圧により制御 されている一方で[2]、欠陥のない界面だと Graphene から MoS₂へと電子移動する事が 報告されている[3]。しかし、応用工学的な研究の急速な発展に比して、ヘテロ界面系 の光電子物性についての基礎的理解は進んでいない。光電子機能の設計およびその制 御の為に、界面の役割についての原子・電子レベルの理解が強く求められている。

我々のグループはナノ構造体の光学応答や電圧印加による電子ダイナミクスを実時間・実空間で記述する第一原理計算プログラム SALMON の開発を進めてきた[4]。 そこで本研究では SALMON を用いて、MoS₂-Graphene ヘテロ構造の電圧印加による 光物性変化について機構を解明した。 【方法】対象とする系を図1に示す。電極及びシリカは古典的なマクロモデルと近似 し、印加電圧下でのMoS₂-Grapheneへテロ構造の電子状態を開放系に対する量子力学 に立脚した方程式である有限温度密度汎関数理論で記述する。これにより、光と電圧 の印加を露わに考慮したTD-DFT方程式が以下の様に与えられる。

$$\begin{split} i\frac{\partial}{\partial t}\psi_{j,k}(\mathbf{r},t) &= \left[\frac{1}{2}\left(-i\nabla + \mathbf{A}(t)\right)^2 + v_{\text{nuc}}(\mathbf{r},t) + v_{\text{h}}(\mathbf{r},t) + v_{\text{XC}}(\mathbf{r},t) + v_{\text{ele}}(\mathbf{r},t)\right]\psi_{j,k}(\mathbf{r},t) \\ &\subset \mathbb{C}v_{\text{ele}}$$
が電極電圧による外場である。各状態(*j*, *k*)の占有数*n_{j,k}*はフェルミ-ディラック分布で与えられる。

$$n_{j,k} = \left\{1 + \exp\left(\frac{\varepsilon_{j,k}-\mu}{k_BT}\right)\right\}^{-1}$$

ここで k_B はボルツマン定数、T は温度、 $\varepsilon_{j,k}$ は各状態の 固有エネルギー、 μ は化学ポテンシャルであり、 μ が電 位に対応する。本研究では、MoS₂-Graphene 領域が電気 的中性となる状態を電位の基準としている。

電極電圧による外場veleは我々が開発した手法[5]を用いて計算した。この手法では、電極を完全導体と仮定することで、ある電圧における電極電場並びに電圧の印加による帯電の両者を実験条件に即して取り込む事が出来る。



図 1. MoS₂-Graphene ヘテ ロ構造

【結果】図2に示したのは、界面に水平なx軸方向に偏光した2 eV のレーザー光を 照射した時に、MoS₂-Graphene 界面に垂直なz軸方向に誘起される電子分極である。 MoS₂や Graphene のみでは幾何的対称性から電子分極は生じていない。しかし、

MoS₂-Graphene ヘテロ構造では光照射によって 大きな電子分極が生じている。これは Graphene から MoS₂への電子移動による物であり、この様 な光誘起電子移動は近年実験からも報告されて いる[3]。更に、40 V と-40V の電圧をかけると、 電子分極の大きさがそれぞれで増加・減少して いる。この電圧依存性は、電子移動度が界面電 子状態の原子レベルの詳細に依存する事に由来 する。当日は、電圧の印加や欠陥に対する電子 移動度の依存性について詳細を説明する予定で ある。



【文献】 [1] F. H. L. Koppens, et al., *Nature Nanotech.* **9**, 780 (2014). [2] W. Zhang, et al., *Sci. Rep.*, **4**, 3826 (2014). [3] Q. Liu, et al., *ACS Appl. Mater. Interfaces* **9**, 12728 (2017). [4] M. Noda, et al., *J. Comput. Chem.* **265**, 145 (2014); http://salmon-tddft.jp/wiki/Main_Page. [5] K. Iida, M. Noda and K. Nobusada, *J. Chem. Phys.*, **146**, 084706 (2017).

電極表面の超低振動数SERS計測

名工大院工 稲垣元春,本林健太,〇池田勝佳

In-situ ultra-low frequency SERS observation of electrode surfaces

Motoharu Inagaki, Kenta Motobayashi, ⊙Katsuyoshi Ikeda Department of Physical Science and Engineering, Nagoya Institute of Technology, Japan

[Abstract] Surface-specific vibrational spectroscopy is recognized as a powerful tool for in-situ observation of electrode/electrolyte interfaces. However, terahertz (THz) or far-infrared (FIR) absorption spectroscopy is hardly applicable to in-situ observation of such "buried" interfaces, especially for detecting low frequency extramolecular vibrations with rich information on electrode/molecule interactions. On the other hand, surface enhanced Raman scattering (SERS) spectroscopy has a potential advantage in detecting such low frequency vibration modes even under electrochemical conditions. Based on recent technological advancements in fabrication of optical notch filters, we have extended the detectable frequency range of SERS into the ultra-low frequency region. Moreover, this ultra-low frequency SERS was combined with sphere-plane type gap-mode SERS method, which enabled us to conduct SERS spectroscopy even at atomically defined single crystalline surfaces of various metals. In this talk, we discuss the mechanism of SERS effect based on ultra-low frequency observation.

【序】表面増強ラマン散乱は、表面敏感かつ溶媒吸収を避けることが容易なため、電 極表面のその場観察法として有効である。特に、電極-分子間相互作用や分子-分子 間相互作用等の情報が含まれる低波数振動領域の観察に対しては、他の吸収測定法の 適用は困難であり、表面増強ラマン散乱の特徴が生かせると期待できる。近年、光学 フィルターの性能向上によって、一般的な分光装置を使った超低波数振動のラマン測 定が可能になってきた。我々は表面増強ラマン散乱による電極表面観察において、超 低波数振動領域の計測を試みてきた[1]。単結晶金属表面のように原子レベルで構造規 制された電極面で表面増強ラマン測定を可能にする独自の手法[2-4]と組み合わせ、超 低波数領域のスペクトルに顕著な面方位依存性が表れることも報告してきた。本発表 では、電気化学環境下における超低波数振動領域の表面増強ラマン散乱測定を行った 結果を元に、表面増強効果の発現機構についての詳細な議論を行う。また、超低波数 振動領域に特有のスペクトル解析上の問題点等についての議論を行う。

【方法】表面増強ラマン測定用の金属基板には、信号増強効果を得るために酸化還元 サイクルで粗面化した金基板と銀基板、あるいは金単結晶ビーズの(111)と(100)面を用 いた。ラマン散乱体として、4-メチルベンゼンチオールの自己組織化単分子膜を金属 基板表面に作成した。単結晶金表面での測定では、信号増強効果を得るために直径 50nm の金ナノ粒子を単分子膜上に吸着させた。これらの試料に対して、自作の顕微 ラマン分光装置を用いて、0.1 M KOH 中で電極電位をかけた状態で、632.8 nm 励起に て測定を行った。レイリー光の除去には、OptiGrate 社の体積ブラッググレーティング フィルターを用いた。 【結果・考察】ラマン散乱の表面増強効果は、信号強度を 10⁶⁻¹² 倍にも増強する。こ のような大きな効果は、入射と散乱の両方の過程に表面増強効果が作用するためであ ると考えられている。即ち、プラズモン共鳴を介した信号増強過程において、入射過 程では局所電場増強効果が働き、散乱過程ではパーセル効果による散乱促進効果が作 用すると考えられる。実際、ストークス散乱領域の表面増強ラマン散乱スペクトルは、 対応するエネルギー帯でのプラズモン共鳴スペクトルとよく一致し、散乱過程で増強 効果が作用している証拠であると考えられている。一方、アンチストークス領域の表 面増強ラマン散乱スペクトルは、プラズモン共鳴スペクトルのプロファイルを反映し ないことが知られている。このようなストークス領域とアンチストークス領域に対し て増強効果の作用の仕方が異なるように見える理由については、明らかになっていな い。両者の関係性を明らかにするには、レイリー散乱領域に向けて両者がどのように 漸近していくのかを知る必要がある。この点において、従来の表面増強ラマン測定で は、ノッチフィルターの性能限界によって情報が決定的に欠けていた。

Fig. 1 は、金粗表面に吸着した 4-メチルベンゼンチオール単分子膜からの表面増強 ラマン散乱について、汎用的なノッチフィルターで測定した結果と超低波数領域まで 測定した結果について比較している。アンチストークス領域では、振動励起状態のポ ピュレーションの影響により、高波数側で指数関数的に信号が弱くなっている。しか し、散乱過程でも増強効果が働くのであれば、これは極めて説明の難しい挙動である。

従来のノッチフィルターで測定 されたスペクトル(灰色で表示) からは、表面増強効果の寄与が ストークス領域とアンチストー クス領域とアンチストー クス領域るように見える 状況が、0 cm⁻¹においてどのよう に接続するのかについて情報 はのスペクトルでは、金のフォ ノンに由来する大きな信号が0 cm⁻¹に向かって急速に対称なぎ れている。

同様の測定をプラズモン共鳴 特性の異なる銀基板上で行った 結果や、電極電位によってスペ クトルが変化する様子などの詳 細な検討結果を踏まえて、当日 の発表では、表面増強効果の機 構について議論を行う予定であ る。



Fig. 1. Surface enhanced Raman spectra of 4-methylbenzenethiols on roughened Au surfaces measured using conventional notch filters (Gray shaded spectrum) and volume Bragg grating filters (blue and red lines for anti-Stokes and Stokes branches).

【参考文献】

[1] M. Inagaki, K. Motobayashi, K. Ikeda. J. Phys. Chem. Lett. 8, 17 (2017).

- [2] K. Ikeda, S. Suzuki, K. Uosaki, J. Am. Chem. Soc. 135, 17387 (2013).
- [3] K. Ikeda, S. Suzuki, K. Uosaki, Nano Lett. 11, 1716 (2011).
- [4] K. Ikeda, N. Fujimoto, H. Uehara, K. Uosaki, Chem. Phys. Lett. 460, 205 (2008).

3A06

SERS と IV の同時計測に基づく単分子接合の界面吸着構造の決定

(東工大・理) 金子哲, 0木口学

(Tokyo Institute of Technology) Satoshi Kaneko, Manabu Kiguchi

序: 対向した金属電極間に単分子を架橋させた単分子接合は、二つの金属一分子接 合界面を有する低次元ナノ構造体であり、孤立分子や結晶では観測されない特異的な 物性の発現が期待でき、注目を集めている。これまで様々な単分子接合が作製され、 最近では単分子ダイオード、スイッチ、メモリなどが報告されている[1,2]。一方、多 くの研究では、単分子接合の原子・電子構造を規定せず単に電気伝導度から議論され ることが多い。特に単分子接合では金属一分子接合界面の構造が、単分子接合の物性 に決定的な影響を与えるので、接合界面の構造の決定は重要である。そこで本研究で は、表面増強ラマン散乱(SERS)と電流一電圧特性(*I-V*)の同時計測により、単分子接合 の界面構造の決定法の開拓を行った[3]。単分子接合では分子が金属ナノギャップにト ラップされており、ギャップ間に形成される光増強場を利用した SERS 計測を行うの に最適な構造となっている。

実験: 単分子接合の SERS と *I-V* の同時計 測は図 1 に示すような自作の Mechanically controllable break junction(MCBJ)システムと 顕微ラマン分光システムを組み合わせた装 置で行った。ベンゼンジチオール(BDT)とア ミノベンゼンチオール(ABT)の 2 種類の単分 子接合について計測を行った。

結果: SERS は単分子接合形成時に著しく 増強され、単分子の SERS を計測しているこ



図1. (a)単分子接合のSERSと*I-V*の 同時計測システム.(b) 電極のSEM像 (c,d) 単分子接合のSERS と*I-V*の例

とが示された。観測された単分子接合の SERS を詳細に解析すると、接合ごとに振動 数が変化することが分かった。図 2 に、ABT 単分子接合における、ラマンシフトと *I-V* から決定した電気的な金属一分子カップリング強度の相関図を示す。振動数が小 さく、カップリングが大きい状態(状態1)と、振動数が大きく、カップリングの小 さな状態(状態2)が観測された。モデルクラスターを用いて、電気的なカップリン グと振動数を求め、実験結果と比較することで、状態1が bridge サイト、状態2が hollow サイトに帰属することができた。ここで強調したいのは、振動数およびカップ リング強度単体では分離出来なかった 2 つの吸着状態を、SERS と *I-V* の情報を組み 合わせることで、初めて分離出来たことである。 SERS と I-V の解析から、単分子接合における分子の吸着サイトを決定出来ること

が分かったので、本手法を吸 着サイトの時間変化の解析に 適用した。図3は、ABT単分 子接合における電気伝導度、 カップリング、振動数の時間 変化を2つのサンプルについ て示したものである。サンプ ルaではカップリング、振動数 共に bridge から hollow への変 化に対応した変化が観測され た。サンプル b ではカップリ

ングが bridge と hollow の境界領域 にあり吸着サイトを決定出来ない。 しかし振動数とカップリングの情 報を組み合わせることで、hollow か ら bridge に変化していることを明 らかに出来た。

以上、本研究では SERS と *I-V*の 同時計測を行い、金属-分子カップ リングと振動数の情報を組み合わ せることで、これまで不可能であっ た分子の吸着サイトを明確に識別 出来ることを示した。単分子接合に 限らず有機デバイスでは、金属と分 子の接合界面がデバイス特性に影 響を与える。今回開発した手法を有 機デバイスに適用することで、デバ イス特性の向上、革新的なデバイス 開発へとつながると期待出来る。



図 2. ABT 単分子接合におけるラマン振動数と金 属一分子カップリング強度の分布.



図 3. ABT 単分子接合における吸着サイト の時間変化.

参考文献

- 1. Y. Kato, Y. Tanaka, T. Tada, S. Fujii, M. Kiguchi, and M. Akita, J. Am. Chem. Soc., in press.
- S. Fujii, S. Marqués-González, J. Shin, H. Shinokubo, T. Masuda, T. Nishino, N. P. Arasu, H. Vázquez, M. Kiguchi, *Nat. Comm.* 8, 15984 (2017).
- 3. Y. Isshiki, S. Fujii, T. Nishino, M. Kiguchi, J. Am. Chem. Soc., 140, 3760-3767 (2018).

界面とバルク環境下で顕著に異なる励起状態挙動を示すD-π-D色素

¹立教大理,²静大院理 〇三井正明¹,高倉泰¹,新堀佳紀¹,中本将司²,藤原寛²,小林健二²

A D- π -D dye that exhibits remarkably different excited-state behaviors under interface and bulk environments

 Masaaki Mitsui¹, Yasushi Takakura¹, Yoshiki Niihori¹, Masashi Nakamoto², Yutaka Fujiwara², Kenji Kobayashi²
 ¹ College of Science, Rikkyo University, Japan
 ² Graduate School of Science, Shizuoka University, Japan

[Abstract] We undertake an ensemble and single-molecule spectroscopic investigation into the photophysical characteristics of a highly fluorescent D- π -D chromophore (**DPB-2**) embedded in a polystyrene (PS) film or adsorbed at a PS-glass interface. In the PS film, the **DPB-2** single-molecules exhibited similar fluorescence properties to those in nonpolar solutions. Remarkably, the single-molecule fluorescence lifetimes of **DPB-2** at the PS-glass interface was much longer than those in the PS film. Experimental and theoretical considerations suggest that fluorescence emission of **DPB-2** in the PS film occurs from the symmetric quadrupolar state formed through planarization, whereas such conformational relaxation is prohibited at the interface due to the strong physical constraint and surface-induced symmetry-breaking occurs in the adsorbed D- π -D dye molecules.

【序】分子内に複数の電荷ドナー(D)やアクセプター(A)部位を 持つ多重極子発色団は,優れた吸収・発光特性を有し,発光材料や 非線形光学材料として注目を集めている。Fig.1 に示す DPB-2 は, D 部位である両端のジオクチルアミノフェニルスチリル基とそれ らをつなぐ π 共役部位から成る新規に合成した D-π-D 型蛍光色素 であり,溶液中における高い発光性と溶媒の極性に応じた発光ソル バトクロミズムを示す。本研究では,高分子膜中およびガラス-高 分子界面における DPB-2 の励起状態挙動を,単一分子蛍光分光 (SMFS)法を用いて調査した。その結果,この色素が高分子膜中 とガラス-高分子界面において,顕著に異なる励起状態挙動を示す

ことを見出したので報告する。



DPB-1

DPB-2

Fig.1 Structures of **DPB-1** and **DPB-2**.

【実験】本研究では、次の①と②の手順で作製した 2 つの試料基板に対して SMFS 測定を行った。① DPB-2 とポリスチレン (PS, $M_w = 50000$)を溶解させたトルエン溶液をガラス基板上に滴下・スピンコートすることにより、PS 薄膜中 (膜厚:約 200 nm) に DPB-2 を極希薄 (~0.2 molecules/ μ m²) に分散させた試料を作製した。② DPB-2 を カバーガラス表面上に極希薄に吸着させた後、その上を PS 膜で被覆し、ガラス-PS

界面に DPB-2 が束縛された試料を作製した。SMFS 測定では,波長 440 nm のピコ秒 パルスレーザー(70 ps FWHM, 20 MHz)を回折限界まで集光し,任意の単一分子に 照射し続けることで,蛍光強度,蛍光寿命,蛍光スペクトル,偏光度の時間変化を並 列測定した。また, DPB-1 および DPB-2 の溶液中での分光測定,基底状態と励起状 態に対する量子化学計算を行った。

【結果と考察】図 2a に PS 膜中およびガラス-PS 界 面に存在する DPB-2(計 404 分子)から得られた S₁寿命(云)分布を示す。PS 膜中では、無極性溶 媒中の値(ca. 0.8 ns)とほぼ同程度の1 ns 付近を中 心とする分布,ガラス-PS 界面では,4.5 ns 付近を 中心とする長寿命の幅広い分布が得られた。また, 各単一分子の蛍光自己相関関数を求めたところ, T₁状態への項間交差(ISC)に基づく単一指数減衰 が観測された。その減衰曲線の解析から、各分子 の ISC 量子収率 (Φ_{ISC}) と T_1 寿命 (τ_T) を決定し た。このようにして得た τ と τ の 相関 プロットを 図 2b に示す。PS 膜中の DPB-2 の tr は, 1 µs から1 ms までの非常に幅広い値を持つのに対し、ガラス -PS 界面の DPB-2 では, Trは1 ms 前後の長寿命な 値に分布が集中した。さらに、PS 膜中の DPB-2 の 蛍光スペクトルのピークの半値幅は 1000-1700



Fig.2 (a) Histograms of single-molecule fluorescence lifetimes of **DPB-2** embedded in a PS film (blue) and at a PS-glass interface (red). (b) Correlations between $\tau_{\rm S}$ and $\tau_{\rm T}$ of **DPB-2** single-molecules.

cm⁻¹に分布しており, 無極性溶媒中で観測されたスペクトルと形状の類似性が確認された。一方, ガラス-PS 界面の DPB-2 の蛍光スペクトルは, PS 膜中の DPB-2 よりも 短波長に観測され, 半値幅も 500-800 cm⁻¹と小さく, シャープな形状を示した。

溶液中や理論計算の結果も考慮すると、上記の SMFS の結果は次のように解釈される。 PS 膜中の DPB-2 の蛍光寿命や蛍光スペクトルは無極性溶媒中のものと類似していることから、PS 膜中では溶液中と同様、S1 状態での構造緩和(S1 状態の平衡構造への構造緩和)が起こっていると考えられる。また、PS 膜中における DPB-2 のですの大きな不均一性は、PS 膜の深さ方向における DPB-2 の存在位置の違いを反映しており、ガラス-PS 界面により近い(より深い)位置に存在している分子のほうが酸素による消光を受けにくいため、T1 寿命がより長寿命になっていると解釈される。実際、ガラス-PS 界面における DPB-2 のですは 1 ms 前後のより長寿命な値に分布が集中している(Fig.2)。また、ガラス-PS 界面では、PS 膜中よりもスペクトル形状が劇的にシャープになり、S1 寿命が極性溶媒中の DPB-1 の自然放射寿命 r = 3.5-4.0 ns と近い値を示していることから、界面では、ガラス表面との相互作用によって構造緩和が強く抑制され、かつ構造の対称性の破れ(symmetry-breaking)が誘起されることにより、電子状態の局在化が起こっているものと考えられる。

以上の結果は, **DPB-2** が高分子膜環境(バルク環境)と界面環境の違いを鋭敏に 反映する能力を有する1分子蛍光プローブ材料であることを示している。 ¹東工大院理,²京大化研 〇長はる菜¹,藤井慎太郎¹,木口学¹,橋川祥史²,村田靖次郎²

Control of the single-molecule conductance of C₆₀

OHaruna Cho¹, Shintaro Fujii¹, Manabu Kiguchi¹, Yoshifumi Hashikawa², Yasujiro Murata²
 ¹ Department of Chemistry, School of Science, Tokyo Institute of Technology, Japan
 ² Institute for Chemical Research, Kyoto University, Japan

[Abstract] Fullerenes and endofullerenes have attracted wide attention due to their unique structures, electronic properties, and potential applications in nanoelectronics and nanotechnology. Endohedral fullerenes containing metal atoms are generally more reactive, either thermally or photochemically, than the corresponding empty fullerenes, because of the small HOMO–LUMO gaps. Electronic properties of individual endohedral fullerenes, thus, remains largely unsolved. Here, we investigate single-molecule transport properties of the individual endohedral fullerenes of H₂O@C₆₀ and Li⁺@C₆₀ by performing single-molecule measurement based on the break junction technique. The single-molecule conductance of H₂O@C₆₀ sandwiched by Au electrodes was found to be comparable to that of empty C₆₀. On the other hand, the inclusion of the Li⁺ atom into the C₆₀ cage leads to 2-4 fold increase in the single-molecule conductance. Analysis in *I-V* characteristics based on the Landauer–Büttiker formalism revealed that the conductive character of Li⁺@C₆₀ is due to the closer-lying transport channel to the electrode potential.

【序】フラーレンは炭素のみで構成される中空の球状構造をもつ物質である。なかで も代表的なフラーレン C₆₀は非常に高い構造対称性を有する安定な炭素物質であるこ とから、薄膜太陽電池や有機電子デバイスへ応用されている。この C₆₀の中空内部に 原子または分子を内包させた物質を内包フラーレンという。内包種による C₆₀の物性 や機能の制御によって C₆₀の応用分野の拡大が期待され、現在では様々な内包フラー レンの合成が報告されている。しかし合成した分子の反応性が高くなることから不可 避的に大きな分子間相互作用が働き、個々の電子物性の解明が困難である。そこで、 本研究では単分子での計測を可能とするブレイクジャンクション(BJ)法[1]により、 個々のフラーレンの電子物性を解明し、内包によりフラーレンの電気伝導度を制御す ることを目的とした。

【実験】本実験では C₆₀、H₂O@C₆₀、Li⁺@C₆₀を測定分子とし、溶媒は C₆₀ と H₂O@C₆₀ にはトルエンを Li⁺@C₆₀にはオルトジクロロベンゼンを用いた。真空蒸着により作製 した金(111)基板を 1mM の試料溶液に1時間以上浸漬させることで分子膜を作製した。 室温・大気中条件下で、走査型トンネル顕微鏡(STM)を用いて微小な電極間に基板上 の単分子を捕捉することで単分子接合を作製し、電気伝導度と電流電圧特性の測定を 行った。

【結果・考察】Figure 1 にバイアス電圧 0.1 V における単分子接合の電気伝導度のヒストグラムを示す。それぞれの分子で共通して 2 種類の伝導度(値の大きい順に H 状態、L 状態)が観測された。これは金電極と C₆₀分子の間の界面構造の違いによるものと考えられる[2]。また、H₂O の内包では C₆₀の電気伝導度はあまり変化せず、Li⁺の内包では C₆₀の電気伝導度が 2~4 倍高くなることが分かった。次に、C₆₀の内包種に応

じた電気伝導度変化の起源を明らかにするために、単分子接合の電流電圧特性の測定 を行った(Fig. 2)。ランダウアー理論に基づいて電流電圧特性の解析を行うことで単 分子接合における分子軌道と電極ポテンシャルのエネルギー差を決定できる[2]。電流 電圧特性の統計的解析から、H 状態の C₆₀ と H₂O@C₆₀ ではエネルギー差が 0.4 eV で あるのに対し、H 状態の Li⁺@C₆₀ ではエネルギー差が 0.2 eV であることが分かった。 単分子接合を流れる電子は、分子軌道と電極ポテンシャルのエネルギー差に相当する 障壁を感じて伝導する。このことから、Li⁺@C₆₀ の方が効率的に電子を伝導すること が分かる。H₂O と比較して Li⁺は C₆₀ ゲージとの相互作用が強く、C₆₀ から Li⁺への電 荷移動により LUMO が低エネルギー側にシフトし、電極ポテンシャルと LUMO 軌道 のエネルギー差は C₆₀、H₂O@C₆₀、Li⁺@C₆₀ ともに 0.6 eV であった。この結果は、L 状態では分子–金属界面のカップリング[2]が電気伝導度を支配していることを示唆し ている。以上、内包種を替えることでフラーレン単分子の電気伝導度の制御に成功し た。



Fig. 1. Conductance histograms for the single-molecule junctions of (a) C_{60} , (b) $H_2O@C_{60}$, (c) $Li^+@C_{60}$. Peak positions are indicated by arrows. The single-molecule conductance was determined to be G_{H} = 34m G_0 , G_L =3m G_0 for C_{60} , G_H =27m G_0 , G_L =3m G_0 for $H_2O@C_{60}$, and G_H =74m G_0 , G_L =10m G_0 for $Li^+@C_{60}$.



Fig. 2. Examples of current versus bias voltage characteristics for (a) C_{60} , (b) $H_2O@C_{60}$, (c) $Li^+@C_{60}$.

【参考文献】

[1] M. Koike, S. Fujii, <u>H. Cho</u>, Y. Shoji, T. Nishino, T. Fukushima, M. Kiguchi, *Jpn. J. Appl. Phys*, **57**, 03EG05 (2018).

[2] Y. Isshiki, S. Fujii, T. Nishino, M. Kiguchi J. Am. Chem. Soc. 140, 3760 (2018).

機械学習を用いた神経伝達物質の一分子識別

1阪大産研

○小本祐貴¹,大城敬人¹,鷹合孝之¹,吉田剛¹,鷲尾隆¹,谷口正輝¹

Single-molecule discrimination of neurotransmitters with machine learning

•Yuki Komoto¹, Takahito Ohshiro¹, Takayuki Takaai¹, Takeshi Yoshida¹, Takashi Washio¹, Masateru Taniguchi¹

¹ The Institute of Scientific and Industrial Research, Osaka University, Japan

[Abstract] Single molecule conductance measurement with the Break Junction (BJ) method attracts attention for discriminating biomolecules such as DNA and peptides. Discrimination of neurotransmitters is expected in a biomolecule where a new detection method with BJ method. Discrimination between neurotransmitter serotonin and dopamine is essential for understanding nerve actions. However, these two neurotransmitters cannot be identified by conventional technique. In this study, we aimed to identify serotonin and dopamine using the BJ method.

In the experiment, single-molecule signals were detected by the BJ method. Single-molecule signals of serotonin and dopamine cannot be distinguishable by conventional conductance histogram analysis. The signals were classified using a support vector machine. As a result, we succeeded in discrimination with accuracy of 0.7 by using machine learning. Adding standard deviation of current to features improves discrimination accuracy. Machine learning was able to detect differences in behavior of molecules due to structures.

【序】 金属電極を破断させることにより生じたナノギャップに架橋した分子を流れ る電流を計測するブレイクジャンクション(BJ)法は単分子の伝導度を測定する最も一 般的な手法である[1]。BJ 法のひとつである Mechanically Controllable Break Junction (MCBJ)法では、弾性基板の金属細線を、基板を押し曲げることにより破断させナノギ ャップを形成させる。近年では、MCBJ 法は DNA シーケンサーとしての利用が期待 され研究がなされている。BJ 法は単一 DNA という極微少量を直接計測できるため、 高速、低検出限界、修飾塩基の直接読み込みなど多様な利点を実現するシーケンス手 法として期待される。また、MCBJ 法は DNA だけでなくペプチドの識別検出が報告 されている。MCBJ 法は幅広い生体分子の識別法として期待されている[2]。

新たな検出法が期待される生体分子に神経伝 達物質がある。Fig.1 に示すセロトニンとドーパミ ンはよく知られた神経伝達物質であるが、ニュー ロン付近での濃度が低く検出が難しい。さらに、 従来、生体分子の検出で広く使われる CV では、 ピークの重なりが大きく 2 分子の識別も難しい。 これらの神経伝達物質を低濃度で識別可能な新 たな分析手法として単分子計測が期待される。



Fig.1 Molecular Formula of dopamine and serotonin.

従来の単分子計測の解析では、伝導度ヒストグラムを作成し平均的な伝導度のみを 解析する。伝導度ヒストグラムが重なる場合、分子種を識別することは難しい。単分 子計測の識別精度向上には、単分子シグナルの有する情報の損失の小さい解析法があ る。本研究では MCBJ 法の解析に機械学習を適用することによる、伝導度ヒストグラムによらないセロトニンとドーパミンの識別手法の開発を目的とした。

【実験】 MCBJ 基板上にドーパミン、セロトニン 1µM 水溶液を滴下した。その後、 ピエゾにより基板を押し曲げ、金接合を破断させ生じたギャップ間隔を一定に保ちな がら、電流測定を行った。得られた電流トレースからシグナルを抽出した後、従来通 りの電流ヒストグラム作成による単分子伝導度決定法と、機械学習を用いた識別の二 通りの解析を行った。機械学習を用いた識別では、サポートベクターマシンを分類器 とし、9 割のシグナルを分類器の学習用とし、残りの1割のシグナルを分類に用いた。

【結果・考察】 MCBJ 法によりドーパミンと セロトニンの単分子シグナルを得た。得られた シグナルから作成した電流ヒストグラムを Fig.2 に示す。得られた電流ヒストグラムは極めて似 通っており、従来の単分子伝導度を決定する手 法ではドーパミンとセロトニンの識別ができな いことが明らかとなった。

続いて、得られたシグナルを、機械学習を用いて分類した。得られたシグナルは電流の標準 偏差と、時間方向に10分割し、区間ごと平均した電流を特徴量として、分類を行った。標準偏差を特徴量に加えなかった場合と加えた場合の 双方の分類結果をTable1に示す。電流ヒストグ ラムでは判別することのできないセロトニンと ドーパミンを精度0.7以上で分類することに成 功した。標準偏差を特徴量に加えることにより、



Fig.2 Current histograms of dopamine (top) and serotonin (bottom) measured with MCBJ method.

分類精度が向上した。セロトニンはドーパミンと比較して、電流の標準偏差が大きく、 1つのシグナルにおける電流変化が大きい。環構造の大きいセロトニンの方が、ドー パミンよりもギャップ中で多様な構造をとると考えられる。機械学習は電流の変化の 振る舞いを識別に用いることができ、分子種による違いを捉えることが可能であると 考えられる。機械学習を用いることにより、従来の電流ヒストグラムの作成では判別 できない2種の分子を分類することに成功した。

本研究は、従来の手法では識別できない神経伝達物質のセロトニンとドーパミンを 単分子レベルで識別することに成功した。本研究の機械学習を利用した単分子識別法 は、従来の手法と異なり、平均的な単分子伝導度のみならず、ギャップ内における分 子の挙動の差異に起因すると考えられる伝導度の変化を検出可能であると明らかに した。

Table 1 Confusion matrices of classifying of serotonin and dopamine

	Predicted molecule				
	Features	Without standard deviation		With standard deviation	
		serotonin	dopamine	serotonin	dopamine
True	serotonin	0.73	0.27	0.74	0.25
molecule	dopamine	0.38	0.61	0.27	0.72
F-measure		0.72		0.75	

【参考文献】

[1] Y. Komoto et al., Sci. Rep. 6, 26606 (2016).

[2] M. Di Ventra and M. Taniguchi, Nat. Nanotechnol., 11, 117(2016).