1P051

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¹、ESPCI²、(株) ユニソク³) ○鈴木 利明¹, 佐藤 春実¹, 北濱 康孝¹, 閻 新蕾¹, Liliane Bokobza², 三浦 健³, 尾崎 幸洋¹

[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⁻¹:G-band, 1354 cm⁻¹:D-band) と、 ポリマー由来のもの(3064 cm⁻¹:aromatic C-H, 2990 cm⁻¹:Vinyl, 1668 cm⁻¹: Trans C=C, 1641 cm⁻¹: cis C=C, 1032,1004 cm⁻¹: 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⁻¹, 1354cm⁻¹) と、ポリマー

のピークの一部 (3064 cm⁻¹: aromatic C-H, 2990 cm⁻¹: Vinyl, 1668 cm⁻¹: Trans C=C, 1641 cm⁻¹: 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⁻¹)、二重結合(1668 cm⁻¹: 1641 cm⁻¹)に由来するバンドと芳香族 C-H のバンド (3064 cm⁻¹) 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。