

光るナノカーボン:化学修飾による カーボンナノチューブの近赤外蛍光特性の制御

Photoluminescent nanocarbon: Control of near-infrared photoluminescence properties of single-walled carbon nanotube by chemical functionalization.

東京学芸大学教育学部自然科学系 准教授 **前田 優** Yutaka Maeda (Associate professor)

Yutaka Maeda (Associate professor) Tokyo Gakugei University, Department of Chemistry

カーボンナノチューブ、近赤外蛍光、化学修飾

はじめに

グラフェンシートを筒状に丸めた構造の単層カーボ ンナノチューブ(SWNTs)は、炭素の共有結合に起因す る高い機械的強度と、拡張したπ電子系に由来する優れ た電気的性質や光学特性を併せ持つ、優れたナノ炭素 材料群である。チューブ構造を構成する六員環骨格の 配列によって金属的あるいは半導体的な性質を示すこ とから、様々な分野・用途での活用が期待されている。 SWNTsは分散性が低く凝集しやすいために、分子間相 互作用や化学修飾により溶解性を向上させる試みがな されている。化学修飾すると、付加反応に伴いπ電子系 が損失していくことから、その特性を維持するためには 化学修飾の度合いを制御することが重要である")。

近赤外光は、光通信においては伝送損失の小さい光 として、バイオ・医療分野においては生体組織の透過性 が高く自家蛍光や光毒性が低い光として注目されてお り、近赤外蛍光を発する半導体SWNTsを利用したバ イオイメージング研究も進められている²¹。近年、化学 修飾した半導体SWNTsから、ストークスシフトの大き な近赤外発光が生じることが見出された³¹。発光効率は 化学修飾率に依存し、適切な化学修飾率では未修飾の SWNTsに対して発光効率が28倍にもなるという実験 結果も報告され、化学修飾はSWNTsの近赤外発光を 制御する鍵技術として期待されている^{41,51}。本稿では、化 学修飾したSWNTの分析方法とSWNTsの化学修飾に よる近赤外発光特性の制御に関して、著者らの研究を 中心に紹介する。

2 カーボンナノチューブの 構造と性質

カーボンナノチューブ(CNTs)は、グラフェン(グラ ファイトの一層)を筒状に丸めた構造の一次元炭素 物質群の総称である。この筒構造が一層のCNTsを SWNTs、二層のCNTsを二層カーボンナノチューブ (DWNTs)、多層のCNTsを多層カーボンナノチューブ (MWNTs)という。六員環格子の配列の異なる様々 な構造のSWNTsが合成されており、これらは展開図に 相当するグラフェンのベクトルを用いたカイラルイン デックス(n,m)により定義することができる。図1に示 すように、例えば始点(0,0)の炭素原子と(6,5)の炭素 原子が重なるように丸めて構成されるSWNTを(6,5) SWNTという。また、SWNTsの炭素原子の配列に注目 して、カイラルインデックスが(n,0)のSWNTsをジグ



図1 SWNTsの部分構造とそれらのカイラルインデックス(上)。下図 の(0,0)と(n,m)の炭素が重なるようにグラフェンを巻き上げた構造の ものを(n,m)SWNTsと定義する。 ザグ型、n = mのSWNTsをアームチェア型、それ以外の SWNTsをカイラル型と分類する。カイラルインデックスの nとmの差が0もしくは3の倍数のSWNTsは金属性、それ 以外のものは半導体の特性を示す。この構造に基づく性質 の多様性は、SWNTsの基礎・応用研究において大変魅力 的な特徴となっている。



図2 (a) 金属性SWNTs(上)と半導体SWNTs(下)の状態密度の模式図。 (b) SWNTs混合物(HiPco SWNTs)の吸収スペクトル。(c) SWNTs混合物 (HiPco SWNTs)の発光スペクトル(等高線図)。

図2aに示すように、SWNTsの電子状態密度にはファン ホーブ特異点と呼ばれるスパイク状のバンドがあり、これ らのバンド間遷移に帰属される光吸収がおこる。CVD法 で合成された直径0.9~1.3 nm程度の直径分布をもつ SWNTs混合物(HiPco SWNTs;HiPco:ペンタカルボニ ル鉄を触媒とし、一酸化炭素を高圧で熱分解するSWNTs 合成法)の光吸収を例示すると、1600~900 nm、900~ 600 nm、600~400 nmに複数の半導体SWNTsの第一 遷移(E11)、第二遷移(E22)、および金属性SWNTsの第一 遷移(E11)に対応する特性吸収ピークが見られる(図2b)。 これらの特性吸収の波長と理論計算で求めたエネルギー 準位の値との比較から、いずれのカイラルインデックスの SWNTsに基づく特性吸収であるか、推定することもでき る。しかし、カイラルインデックスの異なる他のSWNTsと E11やE22のエネルギーが同程度であると、それらの特性吸 収が重なって観測されるために、帰属や定量的な議論が困 難となる場合もある。光学遷移のエネルギーはSWNTsの 直径に反比例することから、吸収波長から直径を推定する 経験式も提案されている。図2cには、励起波長と発光波長 を縦軸と横軸にとった半導体SWNTsの発光スペクトルの 等高線図を示す。ストークスシフトが小さく吸収スペクトル (E11吸収)のエネルギーとほとんど変わらない発光(E11発 光)が生じるために、SWNTsの発光スペクトルはE22のエネ ルギーで励起して観測する。従ってSWNTsのカイラルイン デックスは発光スペクトルの励起波長(E22)と発光波長(E11) の2つの因子を用いて帰属することができる。このことから 分散液中に含まれる半導体SWNTsの帰属やその存在量比 の評価に、発光スペクトルは広く活用されている⁶⁰。より低い 伝導帯をもつSWNTsと接すると発光は消光されるので、 発光測定においてはSWNTを1本ずつ孤立させることが 重要である。また、SWNTsの発光量子収率は1%程度と低 く、濃度消光を避けるためにも界面活性剤を利用した高分 散・高遠心分離処理によって希薄溶液として測定するのが 一般的である⁷⁰。

3 SWNTsの化学修飾と その評価方法

SWNTsの化学修飾は、酸化反応で導入したカルボキシ 基をアミド化やエステル化によって官能基変換する方法と 側面π電子系に直接付加基を導入する方法に大別される ^{0.9}。カルボキシ基の導入は混酸や過酸化水素を用いた湿式 酸化や酸素存在下での熱処理(空気酸化)により行なわれ る。ここではSWNTsの炭素---炭素結合の開裂がおこるた めSWNTsの長さが短くなることもある。SWNTsに導入さ れたカルボキシ基の官能基変換(エステル化やアミド化)は、 SWNTsのπ電子系を傷つけることなく行うことができるの で、溶解度の向上や自己組織化に適した有機基の導入、ある いは高分子材料との複合化に広く用いられている(式1)。



一方、SWNTsのπ電子系に付加基を直接導入する反応は、フラーレンの分子変換法などを参考として様々な活性種を用いて検討されている(式2)。SWNTsの直径が小さくなるとsp²混成炭素の結合角歪みとπ結合のねじれ歪みが増大するので、一般に化学反応性が高くなると報告されている。また、金属性SWNTsは半導体SWNTsに比べて電子の授受がおこりやすく、化学反応性が高いと推測される。実際に金属性SWNTsへの選択的付加反応として、ジアゾニウム塩との反応や硫黄化合物を用いた光酸化反応などが開発されている¹⁰。これらの選択的な化学反応によって金属性SWNTsの溶解性を向上させて半導体

SWNTsと分離した後、付加基を熱処理により脱離させて 高純度の半導体SWNTsと金属性SWNTsを得ることも検 討されている。



SWNTsの化学修飾の評価について、二段階の還元的 アルキル化反応を例にして説明する11).12)。本反応では、化 学反応性の高いアルキルリチウムによりSWNTsをアルキ ル化させた後、ハロゲン化アルキルを作用させることで効 率よく二種類のアルキル基を導入することができる。未修 飾のSWNTsは凝集して束状の構造をとりやすい性質が あるが、反応中間体であるアルキル化SWNTs還元体は 負電荷の静電反発によって孤立に分散しやすいので、化学 反応が進行しやすい。また二段階目の反応はアルキル化 SWNTs還元体とハロゲン化アルキルの電子移動により生 じたラジカル種同士のカップリングであり、効率の良い反 応である。反応後のSWNTsの吸収スペクトルをみると特 性吸収が減少しているが、これは化学修飾によってπ電子 系が減少したことに起因する(図3a)。長波長側に観察され る太いSWNTsの特性吸収の減少率には顕著な置換基効 果が認められており、このことから直径が大きくなるにつれ て嵩高い付加基が導入されにくくなることがわかる。細い SWNTsの高い反応性は、高い曲率に起因する大きな歪み エネルギーによるものである。なお、このような特性吸収 の減少はSWNTsの酸化や還元でもみられるので、スペク トルの変化が化学修飾に由来することを確かめるには、他 の分析方法を組み合せることが重要である。

吸収スペクトルと同様にSWNTsの分析に広く用いられ ているのがラマン分光法である¹³⁾。SWNTsのラマン分光 測定では共鳴ラマン効果がおこるために感度が高く、主に 3つのピークが注目される。1つはグラファイト(Graphite) と同様に1590 cm⁻¹付近に現れるsp²炭素格子の振動に 帰属されるものでGバンドと呼ばれている。また、sp²炭素 格子に欠陥があると1300 cm⁻¹付近に欠損(Defect)由来 のDバンドが生じる¹⁾。化学修飾率が高くなるとGバンドに 対するDバンドの比(D/G)が大きくなるので、D/Gは化学 修飾率の指標として用いられている。低波数域にはCNTs 特有のラジアルブリージングモード(RBM)が観測される。 RBMはCNTsが直径方向に広がったり縮んだりする伸縮振 動である。RBMの振動エネルギーは直径に反比例し、RBM の波数と経験式からSWNTsの直径を推定することができ る。各(n,m)SWNTsの共鳴エネルギーに対して直径ある いはRBMの波数をプロットした図は、SWNTsの同定に有 効である(図3c)。図3bに示す反応前後のラマンスペクト ルでは、反応試薬の立体障害が小さいほどD/G比が増大 し、これに伴いRBMの強度も減少している。化学修飾率が 低い場合には、高波数側の細いSWNTsに帰属されるRBM 強度が相対的に減少しており、立体障害の小さい反応試薬 を用いた場合やSWNTsの直径が小さい場合には化学修 飾率が高くなることが分かる。

SWNTs付加体の付加基導入量の評価には、熱重量分 析が有効である。SWNTsは熱安定性が高く、嫌気下にお ける熱処理では付加基の脱離が進行しやすい。このこと を利用して熱重量分析から付加基とSWNTsの重量比を 推定することができる。図3に示すように、二段階還元的 アルキル化反応によって嵩高さの異なるブチル基(t-ブチ ル基(^tBu)、*s*-ブチル基(^sBu)、イソブチル基(ⁱBu)、*n*-ブチ ル基("Bu))を付加させた試料について熱重量分析を行い SWNTsと付加基の重量比率を求めると、ラマンスペクト ルのD/Gと良い相関関係を示した。この相関関係を利用す ると、式量の異なる二種類の付加基を有するSWNTs付加 体について、アルキルリチウムおよびブロモアルカン由来 の2つの付加基の導入比率を算出することもできる12%。ブ チルリチウムと第一級および第二級ブロモアルカンを用い た二段階還元的アルキル化反応では、アルキル鎖長の伸 長に伴い化学修飾率は低下した。ブチル化SWNTsの場合 と比べてD/G比に対する付加基の重量減少率が低いこと から、ブロモアルカン由来の付加基の導入比率が低下した ことが支持される。すなわち化学修飾率の低下は二段階目 のブロモアルカンの付加が抑制されることに基づくと考え られる。

4 化学反応によるSWNTsの 近赤外蛍光の制御

4-1 酸化反応による発光制御

超音波照射と超遠心分離によって調製したSWNTs分散 液をオゾン存在下で光照射すると、本来のE11発光よりも長 波長域に新たな近赤外蛍光(E11*発光)が生じることが報告 された³⁰。酸化SWNTsの電子構造に関する理論計算が行 われ、この結果に基づき酸化されて局所的に小さくなった バンドギャップに励起子が捕捉されて効率の高いE11*発光 が生じたというモデルが提案された。化学修飾率が高くな るにつれて、未修飾のSWNTs由来のE11発光の減少とE11* 発光の増大が認められ、さらに化学修飾率が高くなってい



図3 二段階還元的アルキル化したSWNTs付加体(HiPco SWNTs)の(a) 吸収スペクトルと(b) 514.5 nm励起で測定したラマンスペクト ル。(c) 各(n,m)SWNTsのEmエネルギーに対してRBMピークの波数をプロットした図(▲:半導体SWNTs, ○:金属性SWNTs)。

くとE11*発光の強度も低下していく。宮内、松田らは発光強度や蛍光寿命測定などを行い、酸化SWNTsのE11*発光の量子収率が適切な化学修飾率において元のE11発光の18倍にもなることを明らかにしている4,6,5)SWNTsの場合、E11発光は976 nm、オゾン酸化により生じるE11*発光は1120 nmに認められる。高い発光効率と大きなストークスシフトをもつ酸化SWNTsをバイオプローブとして利用すると、生体透過性の高い近赤外光を励起光(E11励起)として、量子収率の高いE11*発光をプローブ光として用いることができるので、大きく検出感度が向上することが期待できる。

著者らは、ジスルフィドを用いた酸素存在下におけ るSWNTsの光酸化反応を開発している¹⁰⁾。反応後の SWNTsの分析に加えて、ジスルフィド由来の生成物の同 定、過渡吸収スペクトルや低温でのESRによる中間体の検 出実験などから、電子移動反応を経由して生じたジスルフィ ド由来の求核的な酸化活性種がSWNTsを酸化する反応 機構であることが支持される。直径分布の広いSWNTsを 用いた反応では金属性SWNTsに帰属される特性吸収が 著しく減少しており、推定した反応機構とも矛盾のない電 子受容性に優れる金属性SWNTsへの高い化学反応性が 認められている(図4a)。また、細いSWNTsの特性吸収の 減少が顕著であることから、直径選択性を伴う反応である ことがわかる。この高い選択性はラマンスペクトルからも 支持される(図4b,c)。

この光誘起電子移動型の酸化反応も、半導体SWNTs の発光特性の制御に有効である¹⁴⁾。(6,5)SWNTの含有量 の多いCoMoCAT SWNTs (CoMoCAT:CoとMoを触 媒とするSWNTs合成法)の光酸化反応を行うと、特性吸 収およびE11発光の減少に伴い、E11*発光が生じた(図4df)。本反応は有機溶媒中に懸濁させて行うので、大スケー ルの反応ができる点で優位性がある。その一方で、高分散 状態で行うオゾン酸化とは異なり、反応中に発光測定をし て、化学修飾率を調節することはできない。そこで、アル キル化SWNTsの熱重量分析に着目し、熱処理により酸化 SWNTsの酸素原子を部分的に脱離させることでその発 光効率を制御できるか検討した。10時間の酸化反応により 調製した酸化SWNTsを熱処理したところ、熱処理温度が 高くなるにつれて特性吸収とEii発光強度が段階的に回復 した。E11*発光については、200 ℃で熱処理した場合に強 度が著しく増大し、また、400 ℃以上の熱処理では強度が 大きく低下した。これらのことから、酸化SWNTsの熱処理 によって脱離する付加基の量を制御することができ、適度 な化学修飾率においてE11*発光強度を増大できることが わかった。図4fに酸化(6,5)SWNTs(10時間, 200 ℃)の 発光スペクトルの等高線図を示す。E22励起とE11励起にお けるE11*発光強度を比較すると、E11励起のほうが良い発光 効率であることがわかる。このことから、生体透過性の高い E11光を励起光として用いることで励起効率が向上するこ と、かつE22励起に比べて発光効率も良いことから、バイオ イメージング材料としての性質が大きく向上したことが明 らかとなった。(図4e,f)。興味深いことに、化学修飾率が高 い酸化SWNTs(酸化反応を36時間行ったSWNTs)を熱 処理すると大きな重量減少が認められたが、ラマンスペク トル、吸収スペクトル、発光スペクトルはほとんど回復しな かった。酸化グラフェンの熱処理において、酸化の度合い が高くなると酸素原子の脱離に加えて一酸化炭素や二酸 化炭素の脱離が競争することが報告されている。これと同 様に、化学修飾率が高い酸化SWNTsにおいてもSWNTs を構成する炭素の脱離を伴う熱分解が進行し、発光特性の 制御ができなかったものと考えられる。

4-2 アルキル化反応による発光制御

先に述べたように、筆者らはSWNTsの二段階の還元的

THE CHEMICAL TIMES



図4 光酸化したSWNTs付加体(HiPco SWNTs)の(a) 吸収スペクトルと(b) 514.5 nmおよび(c) 633 nmで励起したラマンスペクトル。SWNTs (CoMoCAT SWNTs)の酸化反応前後の(d)吸収スペクトル(上)と発光スペクトル(下)。(e) SWNTs、酸化SWNTs(10時間)とその熱処理後の発光スペクトル。(f) 酸化SWNTs(10時間, 200℃)の発光スペクトル(等高線図)。

アルキル化において、付加基の嵩高さによって化学修飾率 を制御できることを見出している。酸化SWNTsの化学修 飾率が発光効率に大きく影響することに着目し、置換基効 果を利用した(6,5)SWNTsの化学修飾率および発光特性 の制御を試みた150。種々のブチルリチウムとブロモブタン を作用させてアルキル化SWNTsを合成し、その化学修飾 率と光学特性の評価を行った(図5)。*Bu-SWNTs*Li*に対 してⁱBuBrを反応させたⁱBu-SWNTs-ⁱBuでは、特性吸収の 減少の程度が低く、付加基の立体障害によって化学修飾率 を抑制できたことが示された。一方、^sBuBrやⁱBuBr、ⁿBuBr を反応試薬として用いた場合には、特性吸収が大きく減少 した。これは直径が小さく歪みエネルギーが大きな(6,5) SWNTsの高い化学反応性を、付加基の立体障害では十 分に抑制できなかったためと考えられる。*Bu-SWNTs-*Bu の発光分析を行ったところ、1200 nmを超える新しい発光 (E11*)が生じた。しかし、その発光強度が小さいこと、他の ブチル化SWNTsから発光が認められないことから、これら のSWNTs付加体の化学修飾率が高すぎたことが示唆さ れる。そこで、窒素気流下で熱処理することで付加基の脱 離を試みたところ、図5bに示すように、熱処理温度に対応 して特性吸収とE11発光およびE11"発光強度の変化が観測 された(図5b)¹⁶⁾。すなわち、アルキル化反応および熱処理 により、適切な化学修飾率とすることで、SWNTsの発光特 性を著しく増大できることが明らかとなった。図5cに示す 発光の等高線図からは、E22励起よりもE11励起をしたほうが E11"発光の強度が強いことがわかった。吸収スペクトルと 励起スペクトルを重ねて比較したところ、両者の波形によ い相関関係が認められた。このことはE11励起した場合の高 い発光効率はE11の高い励起効率に基づくことを示している (図5d)。

化学修飾によって生じた近赤外発光波長に着目すると、 先に示した酸素化やWangらによるジアゾニウム塩を用い たアリール化の場合には1120 nm付近にE¹¹・発光が生じ る⁵⁾。これに対して二段階還元的アルキル化により合成した アルキル化SWNTsの場合には1200 nmを超える領域に E¹¹・発光が生じ、ストークスシフト量に大きな差異が認めら れた。アリール化反応ではフェニルラジカルの生成・付加に よる反応機構が提唱されている。一方、二段階還元的アル キル化反応の場合には、R¹-SWNTs⁻Li⁺とR²Brの電子移動 によって生じるラジカルカップリング(R¹-SWNTs・とR²・)に より反応が進行すると考えられる。そこでR¹-SWNTs・のス ピン密度について理論計算を行うと、R¹基の付加した炭素 原子の近傍に局在化することが示された。このことから、速 度論的に有利なR¹基の付加位置の近傍にR²基が付加する と推測される。二段階還元的アルキル化反応において、付 加基の嵩高さが増大すると化学修飾率が低下する結果が 得られているが、このこともR¹基とR²基が互いにSWNTs 上の近接位置に付加することを支持している。

C₆₀誘導体の場合、付加基の付加様式が1,2-付加、1,4-付加、1,6-付加と異なる場合に、特徴的な吸収スペクトル や酸化還元電位を示すことが報告されている^{17),18)}。これら のことからも、SWNTs上に導入されたアルキル基の位置 関係が、化学反応により生じる発光のストークスシフト量に 大きく影響すると推測した。このことを検証するために、環 化付加に適したジブロモアルカンとその比較対象としてブ ロモアルカンをSWNTs還元体に対して作用させる実験を 実施した。図6に示すように、1,2-ビス(ブロモメチル)ベン ゼンを作用させて得られた付加体(SWNTs-xylyl)からは 選択的にE11*発光が生じ、ベンジルブロミドを作用させた 付加体(SWNTs-Bn)からはE11*発光とともにE11*発光が観 測された¹⁹⁾。ジブロモアルカンを作用させると環化付加反 応が進行し、SWNTs上の近接する2つの炭素原子に付加 基が導入したと考えられる。一方ブロモアルカンを作用さ せた場合、反応の初期段階においてはSWNTs還元体の 負電荷がSWNTs上に非局在化していることから、アルキ ル基は互いに近接して付加する駆動力をもっておらず、そ のため、反応の初期において付加基同士が互いに離れた 位置で付加してE11*発光を与えたものと思われる。E11*発



図5 (a) SWNTs (CoMoCAT SWNTs)とBu-SWNTs-Bu、(b) 熱処理した'Bu-SWNTs-'Buの吸収スペクトルと発光スペクトル (E22励起)。(c) SWNTsと'Bu-(6,5)SWNTs-'Buの吸収スペクトル(等高線図)。(d) 'Bu-(6,5)SWNTs-'Buの吸収スペクトルと励起スペクトル。



図6 SWNTs (CoMoCAT SWNTs)、SWNTs-xylyl、SWNTs-Bnの (a) 吸収スペクトルと(b)発光スペクトル(E22励起)。

光も検出されたのは、反応が進行するにつれてSWNTs上 に導入された付加基近傍に負電荷が局在化していき、反 応の経過とともに付加基の近傍で付加反応が進行しやす くなったためと推測される。これらの実験結果から、導入さ れた付加基の位置関係を制御することで、近赤外発光のス トークスシフト量を制御できることが支持された。Wangら は、SWNTsへのアリール化を検討し、SWNTs上に導入し たベンゼン環上の電子求引基あるいは電子供与基の効果 によって、(6.5)SWNTsの場合では、E11*発光波長を1110 nm~ 1148 nmの範囲で制御できることを報告している ⁵⁾。Wangらが付加基の電子的効果で発光波長制御したの に対し、単純なアルキル基によるSWNTsの骨格の制御に よって大きく発光特性が制御できることは大変興味深い結 果である。岡崎らは、SWNTsにフラーレンを挿入すること で発光特性を制御できることを報告しており、SWNTs骨 格を歪ませることでも電子特性を制御できることを提案し ている20)。

5 まとめ

以上本稿では、SWNTs付加体の化学修飾率の評価と 化学修飾による近赤外発光の制御について概説した。従 来SWNTsのπ電子由来の特性を損失すると考えられて きた化学修飾により、SWNTsの近赤外発光特性を効果的 に制御できることは大変興味深い。今後、化学修飾による SWNTsのより精密な近赤外発光特性の制御方法が進展 し、また、例えば分子認識などの機能を化学修飾によって 付与することによって、より実用性の高い近赤外発光材料 が創製できると期待される。

ここに記載した研究成果は、科学研究費補助金による支援を受けたものであり、この場をお借りして共同研究者の 皆様と研究室のメンバーに深く感謝致します。

参考文献

- H. Hu, B. Zhao, M. A. Hamon, K. Kamaras, M. E. Itkis, R. C. Haddon, J. Am. Chem. Soc. 125(48), 14893-14900 (2003).
- Z. Liu, S. Tabakman, K. Welsher, H. Dai, *Nano Res* 2(2), 85-120 (2002).
- S. Ghosh, S. M. Bachilo, R. A. Simonette, K. M. Beckingham, R. B. Weisman, *Science* 330(6011), 1656-1659 (2010).
- Y. Miyauchi, M. Iwamura, S. Mouri, T. Kawazoe, M. Ohtsu, K. Matsuda, *Nat Photonics* 7, 715-719 (2013).
- Y. Piao, B. M. Meany, L. R. Powell, N. Valley, H. Kwon, G. C. Schatz, Y. Wang, *Nat Chem* 5(10), 840-845 (2013).
- S. M.Bachilo, M. S. Strano, C. Kittrell, R. H. Hauge, R. E. Smalley, R. B. Weisman, *Science* 298(5602), 2361-2366 (2002).
- J. Crochet, M. Clemens, T. Hertel, J. Am. Chem. Soc. 129(26), 8058-8059 (2007).
- D. Tasis, N. Tagmatarchis, A. Bianco, M. Prato, *Chem. Rev.* 106(3), 1105-1136 (2006).
- N. Karousis, N. Tagmatarchis, D. Tasis, *Chem. Rev.* **110**(9), 5366-5397 (2010).
- 10) Y. Maeda, J. Higo, Y. Amagai, J. Matsui, K. Ohkubo, Y. Yoshigoe, M. Hashimoto, K. Eguchi, M. Yamada, T. Hasegawa, Y. Sako, J. Zhou, J. Lu, T. Miyashita, S. Fukuzumi, T. Murakami, K. Tohji, S. Nagase, T. Akasaka, *J. Am. Chem. Soc.* **135**(16), 6356-6362 (2013).
- Y. Maeda, T. Kato, T. Hasegawa, K. Kako, T. Akasaka, J. Lu, S. Nagase, *Org. Lett.* **12**(5), *12*, 996-999 (2010).
- 12) Y. Maeda, K. Saito, N. Akamatsu, Y. Chiba, S. Ohno, Y. Okui, M. Yamada, T. Hasegawa, M. Kako, T. Akasaka, *J. Am. Chem. Soc.* 134(43), 18101-18108 (2012).
- 13) A. M. Rao, E. Richter, S. Bandow, B. Chase, P. C. Eklund, K. A. Williams, S. Fang, K. R. Subbaswamy, M. Menon, A. Thess, R. E. Smalley, G. Dresselhaus, M. S. Dresselhaus, *Science* **275**(5297), 187-191 (1997).
- 14) Y. Maeda, E. Sone, A. Nishino, Y. Amagai, W. -W. Wang, M. Yamada, M. Suzuki, J. Matsui, M. Mitsuishi, T. Okazaki, S. Nagase, *Chem. Eur. J.* **22**(43), 15373-15379 (2016).
- 15) Y. Maeda, Y. Takehana, M. Yamada, M. Suzuki, T. Murakami, *Chem. Commun.* **51**(70), 13462-13465 (2015).
- 16) Y. Maeda, Y. Takehana, J. -S. Dang, M. Suzuki, M. Yamada, S. Nagase, *Chem. Eur. J.* 23(8), 1789-1794 (2017).
- 17) K. M. Kadish, X. Gao, E. V. Caemelbecke, T. Suenobu, S. Fukuzumi, J Phys Chem A 104(17), 3878-3883 (2000).
- 18) T. Akasaka, T. Suzuki, Y. Maeda, M. Ara, T. Wakahara, K. Kobayashi, S. Nagase, M. Kako, Y. Nakadaira, M. Fujitsuka, O. Ito, *J. Org. Chem.* 64(2), 566-569 (1999).
- 19) Y. Maeda, S. Minami, Y. Takehana, J. -S. Dang, S. Aota, K. Matsuda, Y. Miyauchi, M. Yamada, M. Suzuki, R. -S. Zhao, X. Zhao, S. Nagase, *Nanoscale* 8(38), 16916-16921 (2016).
- 20) S. Okubo, T. Okazaki, K. Hirase-Takai, K. Suenaga, S. Okada, S. Bandow, S. Iijima, *J. Am. Chem. Soc.* **132**(43), 15252-15258 (2010).