触媒 CVD 法による単層カーボンナノチューブの 低温高純度生成

Catalytic CVD generation of high-purity single-walled carbon nanotubes at low temperature

正 丸山 茂夫(東大工) 〇千足 昇平(東大工院) 宮内 雄平(東大工院)

Shigeo MARUYAMA, Shohei CHIASHI and Yuhei MIYAUCHI Dept. of Mech. Eng., The University of Tokyo, 7-3-1 Hongo, Bunkyo-ku, Tokyo 113-8656

We have demonstrated the high-quality and low-temperature generation of single-walled carbon nanotubes (SWNTs) by utilizing gas phase alcohols (methanol and ethanol) over iron and cobalt catalytic metal particles supported with zeolite. SWNTs were observed by SEM and TEM, and analyzed by Raman spectroscopy. Raman spectra revealed that the diameter of SWNTs had the dependency on the generation temperature and gas flow rate. In order to create nanotube devices, we tried to generate SWNTs on a silicon wafer. Very small amount of Fe/Co supported with zeolite particles was located on a silicon wafer, and SWNTs were generated by catalyst chemical vapor deposition (CCVD) technique from ethanol at 900°C. SWNTs on a silicon wafer were generated from the surface of zeolite particles and the bundles of SWNTs were running on the silicon surface.

Keywords : Single-Walled Carbon Nanotubes, Catalytic CVD, Alcohol, Silicon Surface

1. はじめに

1993年に単層カーボンナノチューブが飯島ら⁽¹⁾によって 発見されて以来,その特異な物性により様々な分野で関心を 集め,レーザーオーブン法⁽²⁾やアーク放電法⁽³⁾による生成 方法を用いた研究が盛んに行われてきた.近年,触媒 CVD 法(Catalytic Chemical Vapor Deposition)が,単層カーボンナ ノチューブを半導体デバイスに直接生成できる事や,大量合 成・構造制御の可能性を持つ事から注目されている.最近で はアルミナ,酸化ケイ素,酸化マグネシウムなどに担持した 鉄,ニッケル,コバルト,モリブデンなどの金属触媒によっ て比較的純度の高く制御された単層カーボンナノチューブ が得られている.また,電界によってシリコン基板上に方向 をそろえて生成する方法⁽⁴⁾も報告されているが,その生成 温度は 900°C と高い.

一方,著者らは、アルコールを炭素供給源とし、ゼオライトに担持させた鉄、コバルトを触媒にする事で、低温度で高純度の単層カーボンナノチューブを生成する事に成功した(ACCVD法)⁽⁵⁾. ACCVD法は他の生成方法では生じてし



Figure 1 A transmission electron microscopy (TEM) image of SWNTs generated with the alcohol-CCVD technique.

まう副生成物が殆ど無く、また生成温度が低いので半導体デバイスへの応用や、今後大量生産も容易であると考えられる. 本報ではデバイスへの応用の第一歩としてシリコン表面での単層カーボンナノチューブ生成を試みた.

2. 実験

触媒をゼオライトに担持する方法は名古屋大学⁽⁶⁾の手法 を用いた.Y型ゼオライト(HSZ-390HUA)(1g)と酢酸鉄と 酢酸コバルト(それぞれ 2.4wt%)をエタノール中(20ml) で分散させ,24時間80℃に保つ事で,ゼオライト表面に鉄 及びコバルトが担持される.こうして鉄,コバルトを担持さ せたゼオライトを石英ガラスボートにのせ,アルゴンガス (200scen)雰囲気中で加熱する.目的の温度(550℃~900℃) に到達後,アルゴンガスを排気し,代わりにアルコールガス を10分程度流す(圧力1~14Torr)と,薄い白黄色であった ゼオライト粉末が黒色に変化し単層カーボンナノチューブ が生成される.アルコールガスのガス流量はアルコールへの 加熱温度を変えることで制御した.試料はラマン分光法,



Figure 2 A scanning electron microscopy (SEM) image of SWNTs grown on a silicon wafer.



Figure 3 High-frequency Raman spectra of SWNTs. (a) SWNTs generated on a Si wafer by ACCVD technique from ethanol at 900°C. (b, c) Bulk generation from ethanol at 900°C and 800°C. (d) laser-oven technique with Ni/Co-doped graphite at 1130°C.



Figure 4 Low-frequency Raman spectra of SWNTs. (a) SWNTs generated on a Si wafer by ACCVD technique from ethanol at 900°C. (b, c) Bulk generation from ethanol at 900°C and 800°C. (d) laser-oven technique with Ni/Co-doped graphite at 1130°C.

SEM(走査型電子顕微鏡)及び TEM(透過型電子顕微鏡) による分析を行った.

また、シリコンウェハ上での生成は、予め鉄及びコバルト を担持させたゼオライトをエタノール中で分散し、シリコン ウェハに少量滴下した.その後、アルゴンガス中で900℃ま で加熱し、アルゴンガスの排気後、エタノールガスを 10 分 間流し生成した.分析には SEM 及び顕微ラマン分光法を用 いた.

3. 結果と考察

TEM 画像(Fig. 1) はエタノールから 800℃ の生成温度で 得た単層カーボンナノチューブである.他の方法で得られた 試料とは異なり、アモルファスカーボンや多層カーボンナノ チューブ(MWNTs)、カーボンナノパーティクル、金属微粒 子などと言った副生成物は殆ど存在していない.100本程度 の単層カーボンナノチューブが束になり、太さ数 10nm のバ ンドルを形成している.生成温度が 600℃ と低温度の場合、 金属微粒子を末端に伴う短い多層カーボンナノチューブが 観測されたが、これは生成温度が低い場合は触媒金属やアル コールガスの条件がまだ不十分であるからと考える.

更に、生成温度を変えながらラマン分光法による分析を行った. 600°C~900°C の範囲で単層カーボンナノチューブが 生成され、いずれの場合もラマンスペクトルは単層カーボン ナノチューブに典型的なものが得られた. このラマンスペク トルから単層カーボンナノチューブの収率や直径分布が得 られ^(7,8), ACCVD 法は高収率であり低温度の場合やアルコー ルガス流量が大きい場合、細い単層カーボンナノチューブが 生成される事が分かった⁽⁵⁾.

この ACCVD 法において,低温度でかつ高純度の単層カー ボンナノチューブが生成された要因として,炭素供給源とし てアルコールを用いた事が挙げられる.アルコールが金属の 触媒作用により分解され OH ラジカルを放出し,この OH ラ ジカルが,単層カーボンナノチューブの生成の阻害要因であ るダングリングボンドを持つアモルファスカーボンなどの 炭素を効果的に除去すると考えている.

単層カーボンナノチューブを用いたデバイスを製作する 為の第一段階として、シリコンウェハ上で単層カーボンナノ チューブを生成する事を試みた. Fig. 2 から分かるように、 多くの単層カーボンナノチューブのバンドルがゼオライト 表面から生成している.薄いコントラストで現れているバン ドルはシリコン表面を這うように生成しており、これらはフ ァンデルワールス力によって、シリコン表面に引きつけられ ていると考えられる.

シリコンウェハ上に生成した単層カーボンナノチューブ は少量な為, バルク試料のようにラマン分光法でスペクトル を得ることが出来ない. そこで, 顕微ラマン分光法を用いて 分析を行った.励起レーザーを絞り込み(約2um),光学顕 微鏡で観察しながら測定を行ったところ, バルク試料と同等 のスペクトルを得た. (Fig. 3, Fig. 4) アモルファスカーボン や多層カーボンナノチューブに由来する D-band (1350cm⁻¹ 付近)と,炭素原子の6角格子内振動によるG-band(1590cm-1) の高さの比(G/D比)から、単層カーボンナノチューブの収 率が見積もられる. 収率が良いとされるレーザーオーブン法 による試料(Fig. 3(d))や, ACCVD 法によるバルク試料 (Fig. 3 (b, c)) と比較すると⁽⁹⁾, シリコンウェハ上での生成も高 収率であることが分かった. また, 150~300cm-1 付近のブ リージングモードのラマンシフトv (cm⁻¹) と単層カーボン ナノチューブの直径 d_t (nm) は $d_t = 248/v$ という関係式を 持つ事から, 試料中の単層カーボンナノチューブの直径分 布が比較出来る(Fig. 4).シリコンウェハ上で生成された単 層カーボンナノチューブは,900°C で生成されたバルク試料 (Fig. 4 (b)) と同じピークを示し、シリコンウェハ上でも 同じ直径の単層カーボンナノチューブが生成されていると 言える.

以上のように, ACCVD 法は低温度生成であり, 半導体デ バイス上での単層カーボンナノチューブ生成に適している. また今後さらなる研究が必要だが, 低コストでの大量合成に もつながるであろう.

4. 参考文献

- (1) Iijima, S., & Ichihashi. T., Nature, 363 (1993) 603.
- (2) Thess, A., et al., Science, 273 (1996) 483.
- (3) Journet, C., et al., Nature, **388** (1997) 756.
- (4) Zhang, Y., et al., Appl. Phys. Lett., 79 (2001) 3155.
- (5) Maruyama, S., et al., Chem. Phys. Lett., 360 (2002) 229.
- (6) Mukhopadhyay, K., et al., Chem. Phys. Lett., 303 (1999) 117.
- (7) Jorio, A., et al., Phys. Rev. Lett., 86 (2001) 1118.
- (8) Rao, A. M., et al., Science, 275 (1997) 187.

(9) Maruyama, S., 単層カーボンナノチューブの生成と共鳴

ラマンによる評価,機論(B編),投稿中