ホットウォール型化学気相成長装置を用いたサファイア基板上への 単層カーボンナノチューブの面内配向成長 In-Plane Oriented growing of Single-Walled Carbon Nanotubes to Sapphire Board Top Using Hot-Wall Chemical Vapor Deposition method

○石川翔梧1、川口大貴2、保延賢人1、永田知子3、山本寛3、岩田展幸3

*Shogo Ishikawa¹, Daiki Kawaguchi², Kento Honobe¹ Tomoko Nagata³, Hiroshi Yamamoto³, Nobuyuki Iwata³

Abstract: We grow in-plane oriented single – walled carbon nanotubes (SWNTs) using hot wall type(HW-) chemical vapor deposition(CVD) method and Al_2O_3 substrate. The grown SWNTs are analyzed by scanning probe microscopy and Raman spectrum. The grown SWNTs are obtained, but do not aligned in-plane. The G-band, D-band and radial breathing mode(RBM) peaks are observed, indicating the growth of SWNTs. Optimized condition is required to explore for dense in-plane SWNTs growth.

1.背景・目的

近年、電子デバイスは高集積化、低消費電力化が進んでいる。その中で特徴的な電気特性やナノスケールのサイズや形状から注目されている物質がカーボンナノチューブ(Carbon Nanotube : CNT)である[1][2]。

CNT の中でも一枚のグラフェンシートを巻いた構造 からなる単層カーボンナノチューブ (Single-Walled Carbon Nanotube : SWNT)は、Si 半導体に取って代わる 次世代のナノスケール基幹素子となることが期待され ている[3][4]。

SWNT の成長は異方性が強く、その成長位置は触媒 担架位置に依存する。SWNT を電子デバイスに応用す るためには①カイラリティ制御、②位置制御、③配向 制御を行うことが必要不可欠となる[5][6]。

本報告では、サファイア単結晶基板を用いて成長した SWNT が基板の表面原子に沿うように配向成長しているのを、表面像測定、ラマン散乱を行うことで明らかにし、サファイア単結晶基板による配向制御の有用性を立証する。

2. 実験方法·条件

2.1 基板洗浄

サファイア単結晶基板(10mm×10mm)を用いた。基板 に付着した塵や油分を除去するためにアセトンで5分 間、エタノールで15分間、アセトンで5分間の超音波 洗浄を行った。

2.2 真空蒸着法

SWNTの触媒となる Co を、真空蒸着法により成膜した。真空蒸着条件を表2に示す。水晶振動子に触媒が 0.5nm 成膜されるまで蒸着を行った。成膜時にはメタ ルマスクを用いた。

表 2: Co 真空蒸着条件

触媒膜厚 [nm]	0.5
印加電流 [A]	40
内圧 [Pa]	$7.0 imes 10^{-3}$

2.3 CVD

ホットウォール型(Hot Wall Type: HW-)化学気相成長 (Chemical Vapor Deposition: CVD)装置内の残留炭素の 除去を目的として、850℃で30分間のアニール処理を 行った。その後、HW-CVD装置を用いて、サファイア 単結晶基板上にSWNT成長を行った。図7にCVD条 件と手順の時間的流れを示す。還元剤として水素2%と アルゴン98%の混合ガスを200sccm用い、混合ガス雰 囲気中1kPaで850℃までの昇温を行った。その後30 分間温度を保ち還元処理を行った。還元処理後、アセ チレン1.9%とアルゴン98.1%の混合ガスを500sccm導 入し10分間1kPaでSWNT成長を行った。SWNT成長 後、アセチレンアルゴン混合ガスを止めて、200sccm のアルゴン水素混合ガスを流入し、1kPaで降温を行っ た。



図 1: CVD 条件。アルゴン水素混合ガス雰囲気中 850℃ まで昇温を行った。その後雰囲気中 30 分間の還元処理 を行った後、アセチレンアルゴン混合ガスを導入し SWNT 成長を 10 分間行った。

1:日大理工・学部 電子 2:日大理工・院 3:日大理工・教員 電子

結果・考察

図 2(a)に CVD 後の DFM による基板表面像(2×2µm²) を示す。基板表面に粒子状の物質と繊維状の物質を確 認した。繊維状の物質はラマンスペクトルより SWNT であると判断した。また図 2(b)に CVD 後の励起波長 532nm におけるラマンスペクトルを示す。G-Band、 D-Band 及び RBM を確認することができた。G/D 比は 12.5 であった。直径 0.9nm と 0.84nm の SWNT の成長 を確認できた。



図 2: (a) DFM による基板表面像(2×2µm²) (b) 励起波 長 532nm におけるラマンスペクトル。ランダム方向に 成長した SWNT と粒子状物質と G-Band、D-Band、RBM を確認した。

粒子状物質の除去を目的としてメタルマスクを超音 波洗浄し、同様に CVD を行った。図 3(a)に CVD 後の DFM による基板表面像(2×2µm²)を示す。基板表面に粒 子状の物質と繊維状の物質を確認した。繊維状の物質 はラマンスペクトルより SWNT であると判断した。ま た、図 3(b)に CVD 後の励起波長 532nm におけるラマ ンスペクトルを示す。G-Band、D-Band 及び RBM を確 認することができた。G/D 比は 5.4 であった。直径 0.91nm と 1.02nm の SWNT の成長を確認できた。



図 3: (a) DFM による基板表面像(2×2µm²) (b) 励起波 長 532nm におけるラマンスペクトル。ランダム方向に 成長した SWNT と粒子状物質と G-Band、D-Band、RBM を確認した。

4. まとめ

サファイア単結晶基板にSWNT が面内配向成長しな

かった原因として、基板表面に付着している粒子が SWNTの面内配向成長を妨げたことが考えられた。こ の付着した粒子は、蒸着の際につけたマスクから付着 したものであると考えた。マスクの洗浄を行っても CVD後の表面像には粒子状の物質が確認できたこと から、マスクの超音波洗浄のみでは原因となる物質が 除去しきれていない可能性が高い。基板表面への粒子 の付着を防ぐことで、サファイア単結晶基板上に SWNTを配向成長させることができると考える。

5. 参考文献

[1] 飯島 澄男、遠藤 守信、"カーボンナノチューブ・ グラフェンハンドブック"、コロナ社出版(2011)

[2] K.Sakai, D.Ishiduka, H.Takesita, K.Kaneki, N.Iwata,

H.Yamamoto, Trans.Mater.Res.Soc.Jpn. 35(2010) 343-346.

[3] H. Kataura, Y. Suzuki, Y.Kobayashi, A.Yamazaki,

H.Yoshimura, and Y.Honma, Appl. Phys. Lett. vol.90. pp.043108-043108-3, 2007

[4] K. Sakai, S. Doi, N. Iwata, H. Yajima, and H. Yamamoto, IEICE Trans. Electron. E94-C (2011) 1861-1866.

[5] C. Kocabas, S. H. Hur, A. Gaur, M. A. Meitl, M. Shim and J. A. Rogers, small 1, 1110 (2005).

[6] D. Yuan, L. Ding, H. Chu, Y. Feng, T. P. McNicholas, and J. Liu, Nano Lett. **8** (2008) 2576.