DC-RF マグネトロンスパッタリング法による Ni-Cu 合金の(111)面配向化とグラフェン成長 Growth of Oriented Ni-Cu (111) Alloy Prepared by DC-RF Magnetron Sputtering Method and Synthesis of Graphene

○鈴木 雅登²、 竹原 広樹¹、 岩田 展幸³ *Masato Suzuki², Hiroki Takehara¹, Nobuyuki Iwata³

Abstract: For the growth of single layer graphene with larger grain size to exclude the carrier scattering, we grow epitaxial Ni-Cu alloy films as a catalyst. The Ni-Cu alloy film is deposited on surface treated c-plane sapphire substrate by DC-RF magnetoron sputtering method, and immediately annealed for high quality film. The surface of the Ni-Cu alloy is smooth with the raroughness Ra of 0.98 nm and the (111) oriented alloy is preferebly obtained. Single layer graphene sheets are synthesized on the Ni-Cu(111) alloy by a chemical vapor deposition method. Raman result shows the peaks of G and 2D. The intensity ratio of G/2D was 4.68, indicating that multilayer graphene.

1. 背景および目的

グラファイト層間化合物 (Graphite-Intercalation-Co mpound:GIC)は、電子-正孔対(エキシトン)を媒介とし たクーパー対の生成による *Tc* の上昇が期待されてい る^[1]。しかし、現在までに報告されている *Tc* の最高 値は、グラファイトに Ca をインターカレートした場合 での11.5 K に留まっている^[2]。我々はグラファイトに 替わる炭素系室温超伝導物質として、グラフェンに着 目した。グラフェンとはグラファイトを単層化したも のであり、2 層グラフェンはグラフェンを 2 層に積層 したものである。比較的拘束力の小さな 2 層グラフェ ンの層間に金属原子をインターカレートする場合、 GIC で生じる結晶性の低下あるいは金属原子の不均一 な分布を抑制でき、*Tc* の上昇が期待できる。

従来までの研究では、Cu 箔を触媒としてグラフェン を成長させ、金属をグラフェンに付着させると同時に 別途作製しておいたグラフェンを重ねることで、金属 をインターカレートした2層グラフェンを作製した。 そのような試料では金属およびグラフェン同士の配向 性が制御できておらず、シート抵抗は文献値の約6000 倍と高い値となった^[2]。そこで、六員環の方位が制御 されたグラフェンを重ね合わせることで2層グラフェ ンを作製し、この問題解決に取り組むこととした。

DC-RF マグネトロンスパッタ法で c 面サファイア (c-Al₂O₃)の単結晶基板上に(111)配向した Ni-Cu 合金薄 膜触媒をエピタキシャル成長させ、化学気相成長 (CVD)法にてグラフェン作製を試みた。触媒評価方法 として表面像観察、X 線解析、グラフェン評価方法と してラマン分光法を用いた。

2. 実験方法·条件

2.1. Ni-Cu//c-Al₂O₃の作製

DC-RF マグネトロンスパッタ法を用いて c-Al₂O₃上 に Ni-Cu 合金薄膜を作製した。成膜条件を表 I に示す。 堆積膜厚が、Ni: Cu = 5:95 になるように、Ni、Cu の順に堆積させた。合計の膜厚が 400 nm となるように した。成膜後、大気暴露せず、Ar 雰囲気 1.7Pa、650°C で 1 時間アニールを行うことで合金化させ、結晶性を 向上させた。作製した試料を以下では、CNS1 とする。

表 I 成膜条件	
成膜温度 Ni/Cu (℃)	200/400
Ar (ccm)	10
成膜時間 Ni/Cu (min)	7.6/44.2
Ni、Cuターゲット-直径 (inch)	2
成膜時内圧 (Pa)	1
投入電流 DC (A)	0.1
投入電力 RF (W)	80

2.2. CVD 法によるグラフェン/Ni-Cu/c-Al₂O₃の作製

CVD 法にはホットウォール型 CVD 装置を使用し、 炭素源にはメタンを使用した。作製した Ni-Cu 合金薄 膜を用いてグラフェン成長を試みた。その CVD 条件を 図 1 に示す。石英管内に CNS1 を入れ、表面の酸化銅 を除去するため、水素雰囲気下で 30 分間、還元処理を 行った。還元処理後、メタンと水素の混合気体を装置 内に導入し 30 分間グラフェンを成長させ急速冷却し た。



図 1 : CNS1 の CVD 条件を示す。実験時終始 Ar を 100 sccm、H₂ を 20 sccm を流入し、成長時だけ CH₄ を 25 sccm 流入した。還元・成長温度を 1050°C とした。

3.評価方法

DC-RF マグネトロンスパッタ法を用いて *c*-Al₂O₃上 に作製した Ni-Cu 合金薄膜の配向性を X 線装置により、 結晶構造解析とロッキングカーブ測定をした。走査型 プローブ顕微鏡を用いて表面形状を確認した。また、 CVD 後の CNS1 の評価にはラマンスペクトルを用いた。

3. 結果及び考察

CNS1 の 2θ-θ 測定結果を図 2 に示す。高強度の Ni-Cu(111)ピークを観測した。Ni-Cu(002)や Ni-Cu(022) のピークが確認できるが、ピーク強度は Ni-Cu(111)に 対して、1/1000 以下であって、ほぼ(111)面に配向して いることがわかった。また、Ni-Cu(111)ピークの 2θ の 値は 43.7°であって、Cu(111)、Ni(111)の 2θ の値 43.3°、 44.7°の間にあり、Ni と Cu が合金化してることを示唆 している。

図 3 に CNS1 の表面像を示す。走査エリアが 5×5 μm² であり、平均面粗さは 0.98 nm であった。

また、CNS1 に CVD 法を行い、ラマン分光法で評価 した結果を図 4 に示す。CVD 後の CNS1 でグラフェン 固有ピークである G-band と 2D-band、また D-band を 確認できた。G/2D 比は 4.68 となり多層グラフェン生 成を確認した。

4. まとめ

Ni-Cuの比率を 5%-95%にして、アニール処理を行う ことで結晶配向性と平均面粗さが向上した。CVD 法に より作製されたグラフェンは多層となった。



図 2: CNS1 の 2θ-θ 測定結果を示す。Ni-Cu(111)、 Ni-Cu(002)、Ni-Cu(022)のピークが確認できる。



図 3: DC-RF マグネトロンスパッタ法により作製 した Ni-Cu 合金薄膜の表面像を示す。





図4 各工程のラマンペクトラムを示す。CVD後CNS1 のG/2D比は4.68となった。

5. 参考文献

- [1] Akimitsu, Parity. MARUZEN. 05, 6-12 (2008).
- [2] T. Bohlmann, et. al., Adv. Mater. 24 (2012) 5826-5831.