## 科学研究費助成事業

平成 2 8 年 6 月 1 日現在

研究成果報告書

機関番号: 14401
研究種目:若手研究(B)
研究期間: 2013~2015
課題番号: 25790056
研究課題名(和文)ゲルマニウム半導体二次元シート結晶:ゲルマネンの創成
研究課題名(英文)Growth of germanene as two dimensional honeycomb materials
研究代表者

竹内 正太郎(Takeuchi, Shotaro)
大阪大学・基礎工学研究科・助教
研究者番号: 70569384
交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,300,000円

研究成果の概要(和文):本研究では、ゲルマニウムの二次元シート結晶:ゲルマネンを成長させうるテンプレート基 板の開発を目的とし、高配向性グラファイト基板上に二次元シート状窒化アルミニウム結晶の作製を試みた。RF-MBE 法により、高配向性グラファイト基板上にアルミニウムと窒素ラジカルの同時照射した際の表面構造を走査型電子顕微 鏡および原子間力顕微鏡により解析し、結晶構造をX線回折法により解析した。その結果、各成長条件に対し、窒化ア ルミニウム結晶薄膜の成長を確認した。また、基板温度800 ・窒素ラジカルRF出力600Wの条件において、二次元シー ト状窒化アルミニウム結晶の成長を確認した。

研究成果の概要(英文): In order to grow germanene known as two dimensional sheet crystal of germanium, we first investigated a growth method of two dimensional sheet crystal of AIN on HOPG substrates. In this study, we tried to grow AIN crystals on HOPG substrates by simultaneously irradiating aluminum and nitrogen radicals to the HOPG substrates using a RF-MBE growth method. The surface structure and the crystal structure were analyzed by scanning electron microscopy and atomic force microscopy, and X-ray diffraction. As a result, the growth of AIN crystal thin film was confirmed for each growth condition. Additionally, the growth of two dimensional sheet crystal of AIN was also confirmed under the condition of the substrate temperature of 800 degree C and the RF output of 600W.

研究分野: 半導体結晶成長

キーワード: 低次元半導体結晶成長 高配向性グラファイト基板 窒化アルミニウム ゲルマネン

## 1. 研究開始当初の背景

2010 年にノーベル物理学賞を受賞した研 究に代表されるグラフェンのグラファイト からの単離とその電子物性に関する研究は、 グラフェンのトランジスタ材料としての可 能性を示し、グラフェン電界効果トランジス タに関する様々な研究を加速させた。一般に グラフェンは二次元シート構造をとってお りバンドギャップを持たない材料である。近 年、グラフェンをナノリボン構造に加工する ことで、グラフェンに有限のバンドギャップ を発現させることが可能となったが、リボン 幅・長さ等を精度良く制御するプロセスは確 立されていない。加えて、直径 300mm を超え る大口径シリコン(Si)ウェーハ上への高品 質グラフェン成長プロセスも上記制御性の 観点から困難であると考えられる。

グラフェンに関する研究が活発化する中 で、IV 族半導体:Si およびゲルマニウム(Ge) の二次元シート結晶であるシリセンおよび ゲルマネンの第一原理計算による電子物性 に関する報告が近年増加傾向にある。シリセ ンおよびゲルマネンはグラフェンと同様な 特異な電子状態を有し、キャリア有効質量消 失・高キャリア移動度を有することが示され ている。また、従来の Si テクノロジーとの 親和性の観点から IV 族半導体系トランジス タへの応用が期待できる。一方で、シリセン の成長および電子物性に関する実験検証報 告は近年増加傾向にあるが、ゲルマネンに関 する実験報告は皆無である。

本研究では、新規材料である Ge 二次元シ ート結晶ゲルマネンの創成と、それをポスト スケーリング世代の Ge 系電界効果トランジ スタ形成技術の開発に応用すること視野に 入れているため、ゲルマネンの成長を可能と するテンプレート作製に注力している。

研究の目的

本研究では Ge の二次元シート結晶である ゲルマネンを Ge 系トランジスタのチャネル 部に応用することを最終目的としている。そ のため、トランジスタの構造上、ゲルマネン は絶縁膜で挟まれた形となる。その絶縁膜と してワイドギャップ半導体である窒化アル ミニウム (A1N) に着目した。この A1N は、 ゲート絶縁膜および埋め込み絶縁膜として 機能することになる。また、A1N は、六方晶 系の結晶構造を有するため、ゲルマネンが有 するハニカム格子状構造と結晶学的相性が よく、A1N/ゲルマネン/A1N 構造のエピタキ シャル成長が期待できる。

本研究では、前述の構造を形成するにあたり、ハニカム格子状構造を有する高配向性グラファイト基板(HOPG)上にAlNをエピタキシャル成長させる技術開発を行い、AlN/HOPGの成長機構解明に注力した。

3.研究の方法

実験は、走査型電子顕微鏡 (SEM) を具備 した超高真空分子線エピタキシャル成長装 置(UHV-MBE)を用いて行った。HOPG 基板の 清浄表面を得るためにスコッチテープ法を 用いた。清浄表面を得た後、UHV-MBE 装置に HOPG 基板を導入し、脱ガス(1000℃・2 時間) を行った。基板温度は通電加熱法により制御 している。HOPG 基板の脱ガス後、HOPG 基板 に対して、A1 はエフュージョンセルによる蒸 着、N は高密度ラジカルセルによる照射で A1N を形成した。結晶性評価方法は、その場 SEM 観察による成長表面同領域における表面形 状測定と、原子間力顕微鏡(AFM)を用いた 成長後表面観察による表面形状測定を行っ た。また、X 線回折による結晶構造解析を行 った。

4. 研究成果

4.1. 窒素ラジカル照射による HOPG 基板 のエッチング反応について

先行研究により、HOPG 基板清浄表面に窒素 ラジカルを照射すると、HOPG 表面の結晶粒界 部でエッチング反応が起こることが分かっ ている。基板温度 550℃、RF 出力 300W およ び窒素ラジカル流量 3sccm の条件下で3時間 照射後の同一箇所 SEM 観察像を図1に示す。



図 1. HOPG 清浄表面窒素ラジカル照射前後の SEM 像。

図1より、結晶粒界部でエッチング反応が 起こっていることが分かる。この反応は基板 温度が高くなるに従い促進され、エッチング 量が増加することが分かっている。

本実験では、A1 および窒素ラジカルの同時 照射時における HOPG 基板表面への影響を調 べるために、A1 蒸着量(1.25nm、2.5nm、5nm、 10nm) に達した時点で照射を中断し、同一箇 所のその場 SEM 観察を行った。その結果を図 2 に示す。



図 2. A1 および窒素ラジカル同時照射後の表 面 SEM 像。基板温度:800℃、RF 出力:300W、 窒素ラジカル流量:3sccm。

1µm

図 2 より、成長前表面と比較して、A1: 1.25nm 成長の時点で基板表面のテラス部に 粒状の凹凸が観察された。図3に図2で示し た半島形状位置における拡大 SEM 像を示す。







図 3. Al および窒素ラジカル同時照射後の表 面 SEM 像(観察場所は図2における半島形状 位置)。基板温度:800℃、RF出力:300W、窒 素ラジカル流量:3sccm。

図3より、A1 蒸着量の増加に伴う表面構造 変化は確認されなかった。また、Al および窒 素ラジカルの同時照射時における表面エッ チング反応は起こっていないことが確認で きる。

4.2 窒素ラジカル RF 出力依存性

次に、結晶成長時における表面構造の窒素 ラジカル RF 出力依存性を調べた。RF 出力は、 300W、500W、600Wの3水準とし、基板温度は 800℃とした。図4に膜厚が10nm(A1蒸着量 換算)に達した時点での表面 SEM 観察結果を 示す。



図 4. A1 および窒素ラジカル同時照射後の表 面 SEM 像(上段:広域像、下段:■領域の拡 大像)。左: 300W、中央: 500W、右: 600W。 基板温度:800℃、窒素ラジカル流量:3sccm。

図4より、300W で成長した表面はテラス部 に粒状物質の形成による凹凸が観察される のみであったが、500W および 600W で成長し た表面では、テラス部およびステップ端での 粒状物質の形成が観察された。次に表面構造 をより詳細に解析するため AFM による解析を 行った。図5にその結果を示す。各RF出力 において、テラス表面にクラスタの形成が確 認できる。各 RF 出力におけるクラスタの平 均粒子径および粒子密度を表1に示す。RF出 力の増加に伴い、クラスタの平均粒子径は大 きくなり、粒子密度は減少する傾向が見て取



れる。

図 5. Al および窒素ラジカル同時照射後の表 面 AFM 像 (左: 300W、中央: 500W、右: 600W。

表1 各BF出力における平均粒子径および粒子密度

| RF出力(W) | 平均粒子径(nm) | 粒子密度(cm <sup>2</sup> )  |
|---------|-----------|-------------------------|
| 300     | 6.34      | $3.89 \times 10^{10}$   |
| 500     | 7.68      | 2.91 × 10 <sup>10</sup> |
| 600     | 15.9      | $9.05 \times 10^{9}$    |

基板温度:800℃、窒素ラジカル流量:3sccm)。

次に、各 RF 出力で成長した試料に対して X 線回折 (XRD) による結晶構造解析を行った。 図 6 は、各 RF 出力に対する XRD 測定結果で ある。



図 6.A1 および窒素ラジカル同時照射後の XRD プロファイル(上:300W、中央:500W、下: 600W。基板温度:800℃、窒素ラジカル流量: 3sccm。点線矢印:HOPG からの回折線、実線 矢印: AlN からの回折線)。

図 6 より、HOPG 基板に起因した回折線以外 に、34°~41°の範囲に回折線が検出されて いることがわかる。図 7 は、34°~41°の範 囲における各 RF 出力に対する XRD 測定結果 である。



図7.A1 および窒素ラジカル同時照射後のXRD プロファイル(測定範囲:34°~41°、上: 300W、中央:500W、下:600W。基板温度:800℃、 窒素ラジカル流量:3sccm。赤矢印:A1N(0002) 回折、青矢印:A1N(10-11)回折、緑矢印: 2D-A1Nの回折を示す)。

図 7 より、各 RF 出力においてバルク A1N(0002)に起因する回折線が検出されてい る。また、バルク A1N(10-11)に起因する回折 線は、300W および 500W の RF 出力条件におい て検出されている。この結果は、HOPG 基板上 に A1N 結晶薄膜が成長していることを示して いる。また、39.8°付近に検出されている回 折線は、A1 やバルク A1N の粉末 X 線強度と比 較すると、これらに起因した回折線ではない ことがわかった。そこで、回折線位置からブ ラッグの式を使って格子間隔を算出すると 2.26Åとなる。この値は、二次元シート状の A1N の層間距離に相当する。すなわち、二次 元シート状 AlN 結晶が HOPG 基板上に成長していることを示す結果である。また、図7より、RF 出力増加に伴い AlN(10-11)回折線強度は減少する傾向を示す。図7(c)においては、c 軸配向した二次元シート状 AlN 結晶を含むAlN結晶薄膜が HOPG 基板上に成長していることを示している。

## 4.3 基板温度依存性

次に、結晶成長時における表面構造の基板 温度依存性を調べた。基板温度は、600℃、 800℃、1000℃の3水準とし、窒素ラジカル のRF出力は600Wとした。図8に膜厚が10nm (A1 蒸着量換算)に達した時点での表面AFM 観察結果を示す。



図 8. A1 および窒素ラジカル同時照射後の表 面 AFM 像(左:600℃、中央:800℃、右:1000℃。 窒素ラジカル RF 出力:600W、窒素ラジカル 流量:3sccm)。

図8より、各基板温度において、テラス表 面にクラスタの形成が確認できる。各基板温 度におけるクラスタの平均粒子径および粒 子密度を表2に示す。

表2. 各基板温度における平均粒子径および粒子密度

| 基板温度(℃) | 平均粒子径(nm) | 粒子密度(cm <sup>2</sup> ) |
|---------|-----------|------------------------|
| 600     | 11.6      | 6.19 × 10 <sup>9</sup> |
| 800     | 15.9      | $1.10 \times 10^{10}$  |
| 1000    | 15.2      | 7.98 × 10 <sup>9</sup> |

基板温度の上昇に伴い、クラスタの平均粒 子径は大きくなり、800℃~1000℃でおおよ そ一定の値となった。また、粒子密度に対し ては、基板温度の上昇に伴い増加し、800℃ ~1000℃で減少する傾向が見て取れた。

次に、各基板温度で成長した試料に対して X線回折(XRD)による結晶構造解析を行った。 図9は、各基板温度に対する XRD 測定結果で ある。図9より、各基板温度においてバルク A1N(0002)に起因する回折線が検出されてい る。また、バルク A1N(10-11)に起因する回折 線は、600℃および 1000℃の基板温度条件に おいて検出されている。二次元シート状 A1N 結晶に起因する回折線は、すべての条件にお いて検出されている。しかしながら、c 軸配 向性を考慮すると、基板温度 800℃が最適条 件であることが分かった。



図 9. A1 および窒素ラジカル同時照射後の XRD プロファイル(測定範囲:34°~41°、上: 600℃、中央:800℃、下:1000℃。RF 出力: 600W、窒素ラジカル流量:3sccm。赤矢印: A1N(0002)回折、青矢印:A1N(10-11)回折、 緑矢印:2D-A1Nの回折を示す)。

4.4 まとめ

超高真空下で HOPG 基板上へ A1 および窒素 ラジカルの同時照射を行い、SEM によるその 場観察、AFM による表面構造解析、および XRD による結晶構造解析を行うことで以下の結 果を得た。

窒素ラジカル RF 出力依存性について、HOPG 基板表面で AIN の核形成が起こり、AIN およ び二次元シート状 AIN の成長が確認された。 また、AI 結晶の核形成は確認されなかった。 RF 出力の増加に伴い、AIN(10-11)回折に起因 する回折線強度は減少し、c 軸配向性が顕著 となる傾向を示した。

基板温度依存性について、HOPG 基板表面で A1N の核形成が起こり、A1N および二次元シ ート状 A1N の成長が確認された。基板温度 800℃において、c軸配向性が顕著になること が分かった。

本研究期間内で、ゲルマネン成長に関する 実験は行えなかったが、ゲルマネン作製に向 けたテンプレート基板開発という観点から 考えた際、HHOPG 基板上で二次元シート状 AIN の成長が確認されたことは大きな成果であ ると考えられる。

5. 主な発表論文等 (研究代表者、研究分担者及び連携研究者に は下線) 〔雑誌論文〕(計 0件) 〔学会発表〕(計 0件) 〔図書〕(計 0件) 〔産業財産権〕 ○出願状況(計 0件) 名称: 発明者: 権利者: 種類: 番号: 出願年月日: 国内外の別: ○取得状況(計 0件) 名称: 発明者: 権利者: 種類: 番号: 取得年月日: 国内外の別: [その他] ホームページ等 http://www.nano.ee.es.osaka-u.ac.jp/ind ex.html 6. 研究組織 (1)研究代表者 竹内 正太郎 (TAKEUCHI, Shotaro) 大阪大学・大学院基礎工学研究科・助教 研究者番号:70569384 (2)研究協力者 池田 勇二 (IKEDA, Yuji) 水谷 聡史 (MIZUTANI, Satoshi)