# 科学研究費補助金研究成果報告書

平成21年 4月30日現 在

研究種目:基盤研究(C)研究期間:2007~2008課題番号:19560314

研究課題名(和文) ラジカル源を併用したHW-CVD技術の開発と不純物

転化ナノ結晶薄膜作成への応用

研究課題名 (英文) Development of HW-CVD technique with a radical source and

application to preparation of doped nanocrystalline thin films

研究代表者

田畑 彰守 (TABATA AKIMORI)

名古屋大学・大学院工学研究科・准教授

研究者番号: 20227250

#### 研究成果の概要:

シラン・メタンを原料としたホットワイヤー化学気相成長(HW-CVD)法による n 型および p 型ナノ結晶 SiC 薄膜の作製に関する研究を行った。(1)予備実験として、 $N_2$  の HW 上での分解を調べ、 $N_2$  が HW-CVD 法においても有用な n 源であることを明らかにした。(2) $n_2$  および n ガス流量を制御して膜の結晶性および n 混入量の制御を図ることにより、高い電気伝導度を有する n ドープ n 型膜の作製に成功した。(3)ラジカル源を併用することにより、固体源をドーパントとしても不純物添加ができ、n 型膜の作製の可能性を示した。

## 交付額

(金額単位:円)

			(35 b)( 1 137 • 1 4)
	直接経費	間接経費	合 計
2007年度	2, 000, 000	600, 000	2, 600, 000
2008年度	1, 200, 000	360, 000	1, 560, 000
総計	3, 200, 000	960, 000	4, 160, 000

研究分野:工学

科研費の分科・細目:電気電子工学、電子・電気材料工学

キーワード:ホットワイヤー化学気相成長法、ラジカル源、ナノ結晶、炭化シリコン、ドーピング、 $N_2$ 分解

## 1. 研究開始当初の背景

ホットワイヤー化学気相成長(HW-CVD、別名:触媒 CVD(Cat-CVD)法は、機能性薄膜の作製法として数多くの研究機関で研究されており、一部実用化されている。無機半導体(シリコン(Si)薄膜)からその研究は始まったが、誘電絶縁性材料や有機材料薄膜を対象とした研究まで応用範囲は広がりを続けている。

炭化シリコン(SiC)はワイドバンドギャップ半導体である。Siとは異なる特徴を有しており、Si半導体デバイスでは実現できないデバイスへの応用材料として期待されている。結晶 SiC の作製には1000℃以上のプロセス温度が必要だが、HW-CVD 法を用いるとナノサイズの結晶ではあるが、400℃以下の温度で結晶 SiC(以下、ナノ結晶 SiC)が作製できる。これは、HW-CVD 法の特筆すべき特

徴の一つである。原料分子としてモノメチルシラン( $SiH_3CH_3$ )が主に用いられている。しかし、その価格は、他の製膜法において SiC 薄膜作製に主に用いられているシラン・メタン( $SiH_4/CH_4$ )に比べ数十倍する。価格面や利便性の観点から  $SiH_4/CH_4$  を原料としたナノ結晶 SiC 薄膜の開発は重要である。我々は、 $SiH_4/CH_4$ や成膜時のガス圧を最適化することによりナノ結晶 SiC 薄膜の低温形成に成功した。また、製膜条件と膜特性との関係を明らかにし、ナノ結晶 SiC 薄膜の低温形成のための指針を得てきた。

#### 2. 研究の目的

HW-CVD 法を用いることにより、SiH<sub>4</sub>/CH<sub>4</sub> を原料としてナノ結晶 SiC 薄膜の低温形成に 成功し、その作製に対する指針を明らかにし てきた。ナノ結晶 SiC 薄膜をデバイスに応用 するためには、n型およびp型のナノ結晶薄 膜の開発が必要不可欠である。結晶 SiC にお いて、窒素(N)が最も浅いドナー準位を作 る。N源としてNoが候補の一つに挙げられる が、HW-CVD 法では N 源としてほとんど用 いられていない。それは、加熱した金属触媒 体(本研究ではホットワイヤー)上で No は 分解しないと信じられてきたからである。し かし、これに関する詳細な研究は行われてい ない。Noは無毒性、利便性、豊富さ、低価格 などの観点から、No使用を有益である。本研 究では、(1)予備研究として  $N_2$  ガスのホット ワイヤー上での分解に関する知見を得るこ と、および(2)n型(Nドープ)ナノ結晶 SiC 薄膜の開発を目的とした。p 型に関しては、 適切なドーパントガスが無ため、固体源を用 いた。そのため、高密度 H ラジカルを生成し て、Hラジカルにより固体源をエッチングし て、ドーパントラジカルを生成するラジカル 源を併用することは有効な方法である。本研 究では、(3)ラジカル源の開発とp型ナノ結晶 薄膜作製への応用を目的とした。

### 3. 研究の方法

以下に述べる方法により、研究を行った。 (1) ホットワイヤー法による  $N_2$  分解

HW-CVD 法にて微結晶 Si( $\mu$ c-Si:H)薄膜を作製した後に、 $N_2$ (あるいは  $N_2/N_2$ )雰囲気中にて W 線を加熱(ホットワイヤー)し、 $\mu$ c-Si:H 薄膜表面の窒化処理を行い、X 線電子分光法 (XPS) により膜の窒化状態を調べた。(2) n 型ナノ結晶 SiC 薄膜の開発

 $N_2$  を N 源とした  $SiH_4/CH_4/H_2$  を原料に HW-CVD法にてナノ結晶 SiC 薄膜を作製した。  $N_2$  および  $H_2$  ガス流量が膜構造および電気的 特性に与える影響を調べた。

(3)p型ナノ結晶 SiC 薄膜の開発

ラジカル源を作製し、既存の HW-CVD 装置に取り付けた(図1)。 固体源としてガリ

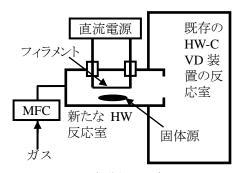
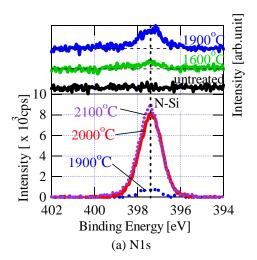


図1 成膜装置の概略図

ウム (Ga) を用いた。ラジカル源に導入する  $H_2$  ガス流量を変化させて成膜を行い、 $H_2$  ガス流用が膜構造および電気的特性に与える影響を調べた。

# 4. 研究成果

(1) ホットワイヤー法による N<sub>2</sub>分解図 2 に、N<sub>2</sub> 後処理したμc-Si:H 薄膜表面の



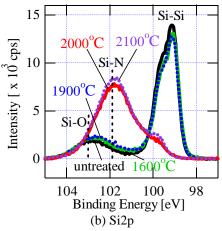


図 2  $N_2$  後処理した膜表面 XPS スペクトル

XPS スペクトルを示す。N<sub>2</sub>ガス流量は10sccm、 処理ガス圧は1Torrとした。図2(a)に示す様 に、未処理膜表面では N に起因するピーク (N ピーク) は観測されなかったが、フィラメン ト温度 T=1600℃後処理膜表面では僅かに N に起因するピークが観測された。 $T_{\rm f}=1900$ ℃に 上げると N に起因するピークは僅かに増加 した。 $T_{\leftarrow}$ 2000 $^{\circ}$ に上げると劇的に増加した。 一方、図2(b)に示す様に、Si2pエネルギー領 域では T<sub>f</sub>が 1900℃以下では Si に結合した Si に起因するピーク(Si-Si ピーク)が支配的で あったのに対して、2000℃以上ではNと結合 した Si に起因するピーク (Si-N ピーク) が 支配的となり、Si-Siピークはほとんど観測さ れなかった。これらの結果は、以下のことを 示している。T = 1600 Cにおいてもホットワイ ヤー上で Noが分解するが、その量は僅かで ある。 $T_f$ を上げるに伴い、 $N_2$ 分解は促進され るが、1900℃以下では促進の度合いは僅かで、 2000℃において劇的に N2分解が促進される。 以上のように、N2は HW-CVD 法において有 用なN源になりえることが明らかとなった。

N<sub>2</sub>に H<sub>2</sub>を添加して窒化後処理を行い、H<sub>2</sub> 添加の効果を調べた。ただし、 $T_{\leftarrow}$ 1900 $^{\circ}$ C、 N<sub>2</sub> ガス流量は 20sccm、処理ガス圧は 1 Torr とし、H<sub>2</sub>ガス流量を 2~20sccm の範囲で変化 させた。H<sub>2</sub>ガス流量 2sccm では N ピークは 僅かに観測されるのみで、Si-Si ピークが支配 的であった。H,ガス流量を 2 から 10sccm に 増加させると N ピークおよび Si-N ピークは 増加し、Si-Siピークは減少した。特にH<sub>2</sub>ガ ス流量 10sccm では Si-Si ピークはほとんど観 測されなかった。しかし、10sccm から 15sccm に増加させても XPS スペクトルの形状およ び大きさはほとんど変化しなかった。さらに 20sccm に増加させると、N ピークは僅かにな り、Si-Si ピークが支配的なスペクトルになっ た。これらの結果は、N2に H2を適量添加す ることにより N2 分解が促進されること、特 に窒化後処理時の T<sub>f</sub> をより低い温度にする ことが可能であることを示している。しかし、 H<sub>2</sub>添加量が多くなると逆に N<sub>2</sub>分解を抑制す る可能性があることも示している。

以上の研究成果は、安価、無毒で豊富に存在する  $N_2$ を N 源とした HW 法による、表面安定化処理や窒化層形成への道を切り開いたものである。しかし、HW 法による  $N_2$ 分解の制御やその機構についてはまだ不明な点が多く、より詳細な研究を行う必要がある。また、 $N_2$ -HW 法による表面処理や窒化膜形成のデバイス応用への研究も進めていく必要がある。

# (2)n型ナノ結晶 SiC 薄膜の開発

図3に Si-C 伸縮振動モードの赤外吸収ピークの半値全幅の  $N_2$ および  $H_2$ ガス流量依存性を示す。この半値全幅は結晶 SiC の構造秩

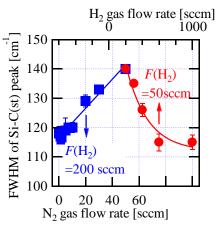


図 3 Si-C 伸縮振動モードの赤外吸収ピークの半値全幅の  $N_2$ および  $H_2$ ガス流量依存性

序性(結晶性)を反映しており、半値全幅が小さいほど結晶性がよい。 $N_2$ ガス流量の増加に伴い、半値全幅は増加した。これは構造秩序の乱れが増加したこと意味する。組成分析の結果、 $N_2$ ガス流量の増加に伴い、Si 組成はほとんど変化しなかったが、C 組成は減少し、N 組成は増加した。結晶 SiC において N は C サイトに置換して入ることが報告されていて、それと一致する。N の混入量の増加がナノ結晶 SiC の構造秩序の低下の要因である。

 $H_2$  ガス流量の増加に伴い、半値全幅は小さくなった。 $H_2$  ガス流量の増加はナノ結晶 SiC の構造秩序を向上させることが分かっている。 $N_2$  を添加して作製した場合も同様の効果があることが分かった。 $H_2$  ガス流量の増加に対して、Si 組成はほとんど変化しなかったが、C 組成は増加し、N 組成は減少した。このことは、構造秩序の向上により N の混入が抑制されたこと示している。

図 4 に、室温での暗電気伝導度の Nっおよ  $UH_2$ ガス流量依存性を示す。 $U_2$ ガス流量が  $U_3$ から 20sccm に増加に伴い、暗電気伝導度は 増加した。しかし、20 から 50sccm の増加に 対して暗電気伝導度は低下した。ホール効果 測定から、以下のことが明らかになっている (図5)。 $N_2$ を添加して作製することにより、 移動度は数倍低下する。しかし、Nっガス流量 の増加に対してはほとんど変化しなかった。 一方、キャリア濃度は N,添加に伴い一桁以 上増加し、10sccm 程度までの Nっガス流量の 増加に対して増加するが、それ以上の N。ガ ス流量の増加では僅かに低下した。N2を添加 しての作製は、膜中への N の混入を生じ、ナ ノ結晶 SiC の構造秩序の低下を生む。そのた め、キャリアの輸送経路に乱れが生じるため、 移動度が低下する。一方、ドーパントのNの 混入量が増加するために、キャリア濃度は増 加する。キャリア濃度の増加量が移動の低下 量より大きいために、暗電気伝導度は増加し

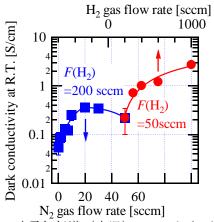


図4 暗電気伝導(室温)の  $N_2$  および  $H_2$  ガス流量依存性

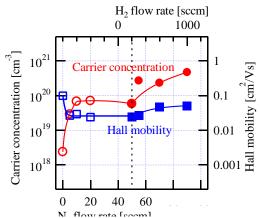


図 5 キャリア濃度およびホール移動度の  $N_2$  および  $H_2$  ガス流量依存性

た。 $N_2$  ガス流量が 10sccm 程度までは、N の膜中への混入の増加によりキャリア濃度が増加するために、暗電気伝導度は向上した。しかし、それ以上の  $N_2$  ガス流量の増加においては、構造秩序の低下によるキャリア濃度の低下が効いてくる。すなわち、 $N_2$  ガス流量の増加に伴い N の膜中への混入量は増加するものの、構造秩序の低下により、膜中 N 濃度に対するドーパントして働く N 濃度の割合(ドーパント効率)が低下する。そのために、キャリア濃度が低下し、その結果、暗電気伝導度は低下した。

 $H_2$  ガス流量の増加に伴い、暗電気伝導度は向上し、約 4 S/cm の高い暗電気伝導を持つ n 型ナノ結晶 SiC 薄膜を作製することができた。ホール効果測定から、移動度およびキャリア濃度ともに増加した。これは、構造秩序の向上によるものである。特に、構造秩序の向上により、N の膜中取り込み量は低下するが、ドーパントとして働く N 濃度の割合が増加するために、キャリア濃度が増加した。その結果、暗電気伝導度が向上した。

以上のまとめると、以下のようになる。N<sub>2</sub>

ガスはn型ナノ結晶 SiC 薄膜作製に対するドーパントガスとして有用である。さらに高い暗電気伝導度を有するn型ナノ結晶 SiC 薄膜の開発には結晶性を向上させることが重要である。現段階で、約4S/cmの暗電気伝導度の膜を得ているが、この値は太陽電池などへの応用に十分足り得る特性であり、太陽電池の性能向上に貢献が期待できる。今後、デバイス応用に向けた研究を展開していく必要がある。

# (3)p型ナノ結晶 SiC 薄膜の開発

図 6 に、ラジカル源の  $H_2$  ガス流量を変化させたときの Si-C 伸縮振動モードの赤外吸収ピークの半値全幅の変化を示す。 $H_2$  ガス流量を 200 から 500sccm に増加するに伴い、半値全幅は大きくなった。これは、 $H_2$  ガス流量を増加させると半値全幅が小さくなるという従来の結果と異なる。電子プローブ微小部分析測定において、 $H_2$  ガス流量 300sccm 膜では Ga に起因する信号は観測されなかったが、500sccm 膜では観測された。これらの結果は、ラジカル源の  $H_2$  ガス流量を増やすことにより、膜堆積室に導入され、膜中に取り込まれる Ga の量が増加したことを示す。

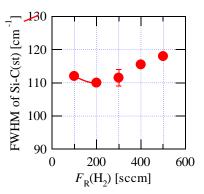


図 6 Si-C 伸縮振動モードの赤外吸収ピークの半値全幅のラジカル源の  $H_2$  ガス流量依存性

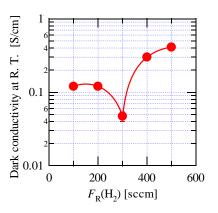


図 7 暗電気伝導度のラジカル源の  $H_2$ ガス流量依存性

図 7 に、暗電気伝導度のラジカル源の  $H_2$  ガス流量依存性を示す。 $H_2$  ガス流量を 100 から 300sccm に増加させると暗電気伝導度は低下し、300 から 500sccm に増加させると暗電気伝導度は増加した。未ドープ膜はもともと n 型を示しており、 $H_2$  ガス流量 100 から 300sccm への増加に伴う暗電気伝導度の低下は補償効果による可能性がある。しかしながら、400 および 500sccm で作製した膜が p型である確証はまだ得られておらず、今後より詳細に調べていく必要がある。

以上をまとめると、以下のようになる。ラジカル源を用いることにより、固体源からドーパントラジカルを生成し、膜中に取り込ませることが可能であるを示した。この方法は、ナノ結晶薄膜のドープ膜を作製する容易にする可能性を持っている。より詳細な制御法を今後確立していく必要がある。

### 5. 主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計2件)

- ① Y. Hoshide, <u>A. Tabata</u>, A. Kitagawa, A. Kondo, Preparation of N-type nanocrystalline 3C-SiC films by hot-wire CVD using N<sub>2</sub> as doping gas, Thin Solid Films, 查読有り,517 (2009) 3524
- ② M. Koji, <u>A. Tabata</u>, A. Kitagawa, A. Kondo, H<sub>2</sub> decomposition by hot wire and N<sub>2</sub> post-deposition treatment on hydrogenated microcrystalline silicon thin films, Thin Solid Films, 查読有り,517 (2009) 3452

〔学会発表〕(計 6件)

① 星出純希, <u>田畑彰守</u>,北川明彦,近藤明弘, ガラス基板上へのn型ナノ結晶 3C-SiC 薄膜の低温堆積とその高品質化、SiC 及 び関連ワイドギャップ半導体研究会第 17 回講演会予稿集, pp. 35-36, 2008.12.8, 大田区産業プラザ

- ②Y. Hoshide, <u>A. Tabata</u>, Improvement of electrical properties of n-type nanocrystalline 3C-SiC thin films prepared by hot-wire CVD at high H<sub>2</sub>-dilution, 30th International Symposium on Dry Process, 2008.11.26, Tokyo (Japan)
- ③Y. Hoshide, <u>A. Tabata</u>, A. Kitagawa, A. Kondo, Preparation of n-type nanocrystalline 3C-SiC films by hot-wire CVD using  $N_2$  as doping gas, 5th International Conference on Hot-Wire CVD (Cat-CVD) process, 2008 年 8 月 23 日, Massachusetts (USA)
- ④ M. Koji, <u>A. Tabata</u>, A. Kitagawa, A. Kondo, H<sub>2</sub> decomposition by hot wire and N<sub>2</sub> post-deposition treatment on hydrogenated microcrystalline silicon thin films, 5th International Conference on Hot-Wire CVD (Cat-CVD) process, 2008 年 8 月 23 日, Massachusetts (USA)
- ⑤ N<sub>2</sub> ガスをドーピング原料とした n型ナノ 結晶 3C-SiC 薄膜の開発, 星出純希, <u>田畑</u> <u>彰守</u>, 北川明彦, 近藤明弘, 第 5 回 Cat-CVD 研究会講演予稿集, pp. 33-36, 2008.6.20, 神奈川工科大学メディアホール
- ⑥ ホットワイヤーによる N<sub>2</sub> ガス分解, 間 崎耕司, <u>田畑彰守</u>, 北川明彦, 近藤明弘, 第 5 回 Cat-CVD 研究会講演予稿集, pp. 33-36, 2008.6.20, 神奈川工科大学メディアホール

### 6. 研究組織

(1)研究代表者

田畑 彰守 (TABATA AKIMORI) 名古屋大学・大学院工学研究科・准教授 研究者番号: 20227250