科学研究費助成事業

研究成果報告書



交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,700,000 円

研究成果の概要(和文):Si(100)基板上のCeO2薄膜のエピタキシャル成長において、基板表面電位分布制御に より、成長する結晶面方位が自由に選択可能となる方位選択エピタキシの応用研究を進めた。電子ビームを照射 して局所的に表面電位を変化させる方法を採用し、Si(100)基板上にCeO2(100)と(110)領域の複合面方位構造の 形成に成功した。この2つの面方位領域間に両方の方位成分を含んだ遷移領域が存在し、その幅がSi基板の比抵 抗の対数に比例して縮小することが分った。絶縁基板上Si層にリソグラフィにより溝を設けてSi島を形成して、 複合面方位領域間を完全分離することが再現性良く実現できることを実証した。

研究成果の概要(英文):We have studied orientation selective epitaxial (OSE) growth of cerium dioxide (CeO2) layers on Si(100) substrates, which is enabled by surface potential modification during the growth process. Adopting an electron beam irradiation method, we attained the successful results of the hybrid orientation structure (HOS) of CeO2(100) and (110) areas on Si(100) substrates. There exists a transition region containing both orientation components between the two orientation areas and its width decreases proportionally as the logarithm of underlying Si substrate resistivity. With the aim of perfect isolation of the two orientation areas, we have succeeded in HOS fabrication using silicon on insulator substrates with lithographically formed trenches.

研究分野:工学

キーワード: 薄膜 方位選択エピタキシャル成長



科学研究費助成事業

1.研究開始当初の背景

(1) 酸化物薄膜をシリコン基板上にエピタ キシャル成長させる技術は多くの応用が期 待されている。単結晶薄膜研究の重要な因子 の一つは成長面方位である。一般に単結晶材 料は面方位によって性質が異なるので、利用 目的に応じて最適な面方位のエピタキシャ ル成長技術が求められる。半導体デバイスの 分野、特に大規模集積回路(LSI)では今後更 なる高速化が必要である。LSI の構成要素の 相補型金属酸化膜半導体電界効果トランジ スタ(CMOS)では、電子とホールの移動度はそ れぞれ Si(100)面および Si(110)面上で最大 となるので、n-チャンネル MOS トランジスタ はSi(100)面に、p-チャンネル MOS はSi(110) 面上に製作すると最速動作する。従って、最 速 CMOS を構成するためには同一基板内に Si(100)と(110)領域を持つ複合面方位基板 技術の確立が重要である。我々は半導体デバ イス分野の主体である Si とのエピタキシル 関係が最も良好な二酸化セリウム(CeO₂)のエ ピタキシャル成長の研究を行っている。CeO, は立方晶の絶縁物であり、Si に対する格子定 数不整合が-0.35 %と非常に小さい。最大の 特長は誘電率が 26 と高く、半導体デバイス への応用が期待される。高温超伝導材料とSi 基板の間のバッファ層としても有効である。 (2) 半導体デバイスでは、Si(100)基板が多 く使われているので Si(100)基板上のエピタ キシャル成長が重要である。長い間 CeO。や Y₂O₂等はSi(100)基板上に(110)方位しか成長 しないことが研究者の一般的常識であった。 CeO, と Si (100) とのエピタキシャル関係は、 Si(100)面上に極く薄い CsSi,(100)がエピタ キシャル成長し、その上に CeO₂(110)或は (100)がエピタキシャル成長するというエピ タキシャル関係が提案されており、熱力学的 考察より CeO₂(110)が優先的に成長するとさ れている。しかし、格子整合性からは CeO₂(100)が成長しないのは不可解であり、 我々はその理由が Si(100)基板と堆積する CeO。分子間の静電的な相互作用によるものと 考えた。CeO,の(110)面は中性であるが、(100) 面は Ce 面と 0 面が交互に積み重なる構造の 極性面である。従って、従来の成長法では中 性の Si(100)基板上には中性の CeO₂(110)層 しか成長しなかったと考えられる。従って、 何らかの方法で堆積しようとする CeO₂(100) 面の極性を遮蔽することができれば CeO₂(100)/Si(100) 構造の成長が可能な筈で ある。我々は人為的に CeO₂(100)か CeO₂(110) を選んでエピタキシャル成長させる方法を 発見し、方位選択エピタキシ(OSE)と名付け、 その発展研究を続けている。

2.研究の目的

研究成果報告書

本研究では基板バイアス法を更に発展させ て、新たに基板表面電位を制御する方法と して走査型低速電子ビーム照射による方法 を検討した。低速電子ビーム照射領域に負 の電位上昇が生じ、異なる表面電位分布の 領域を形成することができる。その結果 <100>核生成領域と<110>核生成領域を選択 的に形成することができると考えた。即ち、 基板面内に2種類の面方位のエピタキシャ ル成長領域を二次元制御して形成し、複合 面方位基板を製作する新しい技術の可能性 を検討するための研究を続けている。 これ迄の研究で、2 つの結晶方位領域の間 に両方の方位成分を含む、遷移領域が存在 することが判明し、デバイスへの応用上の 大きな障害であるので、その幅の大幅な縮 小が課題である。この問題を解決するため に、遷移領域幅を決定する要因を解析し、 複合面方位領域間の完全分離を達成する方 法を検討することが本研究の目的である。

3.研究の方法

(1) 実験装置:本研究に用いた反応性マグ ネトロンスパッタ装置の模式図を図1に示 す。試料表面に軸合わせした、反射型高速 電子回折 (RHEED) 装置、酸素ラジカルビー ム照射装置および差動排気型電子銃を備え ている。反応性スパッタでは酸素ガスも流 すので、フィラメントの酸化による劣化を 防ぐために電子銃室を差動排気する必要が あり、特注品の電子銃を利用した。ハロゲ ンランプ加熱により基板加熱した。試料電 流測定にはディジタルマルチメータを用い た。図1の右側に吸収電流像(AEI)観察シ ステムがあり、これにより電子ビーム照射 部の位置とサイズを制御する。AEI 像の分 解能は電子ビーム径に依存するので、本研 究では電子銃内部に配置した一対のアパー チャの内径を最小の 0.5 mm とし極細の電 子ビームを用いた。



図 1 反応性マグネトロンスパッタ装置の模 式図. (2) 実験方法

反応性スパッタは製膜時の圧力が高いの で、Si 基板表面を酸化させずに CeO₂をエピ タキシャル成長させることが課題である。そ こで、室温で金属 Ce 膜を 1.2 nm 程度堆積さ せてから、昇温して固相エピタキシでセリウ ムシリサイド(CeSi₂)を形成し、その上に反応 性スパッタで CeO₂を堆積させる 2 段階成長法 を開発して解決した。これは CeSi₂ が Si より も酸化速度が遅いことを利用したものであ る。この CeSi₂層は反応性スパッタ中に酸化 種の内部拡散により、CeSi₂の Ce は酸化され て CeO₂となり、Si は還元されて Si 基板に吸 収されて消滅する。

エピタキシャル成長の手順: Si(100)基板 を 52x52 mm² 角にカットした後、H₂O₂+HCI 混 液、HF 溶液と超純水を用いて前処理洗浄し、 水素終端の清浄表面を得た。基板比抵抗によ る遷移領域の幅の変化を調べるために、バル ク Si(100)基板には比抵抗 0.01~2500 Cm の広範囲のものを使った。絶縁層上の Si 膜 (Silicon on Insulator, SOI)基板にリソグ ラフィーにより溝を設けて互いに電気的に 絶縁された Si 島を形成した。SOI 層の膜圧は 88 nm から 10 µm までのものを準備した。成 長膜厚は 20~25 nm とした。成膜後の CeO。 膜の結晶性評価は、RHEED、X 線回折(XRD)を 用いた。XRD による試料面内の結晶方位分布 測定には産総研の XRD 装置(Rigaku Ultima 111)を利用した。

- 4.研究成果
- (1) バルク Si 基板上への複合面方位層形成 電子ビーム誘起方位選択エピタキシャ ル成長の最適条件を用いて本研究の目的で ある成長方位の二次元制御の実験を行った。 AEI をモニタして、四角形の領域に 90 eV 電子ビームを照射しながら CeO₂層のエピ タキシャル成長を行った。図2の左図は電 子ビーム照射領域の位置を示す模式図であ る。52x52 mm²角の試料の左側の朱色の



図 2. 電子ビーム照射領域の位置(左図)と (a), (b)点の RHEED パターン(右図).



図 3. 図 2 の(a), (b)点の XRD パターン.

6x6 mm² の領域がエピタキシャル成長中に 電子ビーム照射した部分である。図2の右 図は電子ビーム照射部内の(a)点とその外 周部(b)点で観測した RHEED パターンであ る。図2(a)は<110>入射のCeO₂(100)パター ン、(b)は <100>入射のCeO₂(110)パターン であるので、中央部はCeO₂(100)、周辺部 はCeO₂(110)が成長していることが分かる。 図3(a),(b)はそれぞれ(a),(b)点で測定 したXRD パターンである。

次に、種々の比抵抗の Si(100)基板上に形 成した複合面方位試料の面内結晶方位分布 を測定した。試料位置を少しずつずらしなが ら XRD 測定を行った結果、図4に例示する様 な分布が得られた。黄色の帯と矢印は電子ビ ーム照射領域を示す。青い線は(200)、赤い 線は(220)ピークの分布を示す。両ピークの 強度が最大値の半分となる位置座標の間隔 を遷移領域の幅と定義し、緑色のハッチング を施した帯で示した。図4(a),(b)はそれぞ れ Si 基板の比抵抗が 11, 0.01 cm の試料 であり、遷移領域幅(W)はそれぞれ7.5,1.98 mm である。この結果から、3 桁の比抵抗の低 下が 1/3.8 倍の遷移領域幅の減少に繋がるこ とが分かった。図5は移領域幅と基板の比抵 抗の関係を示す。Si基板の比抵抗の対数に比 例して遷移領域幅が減少することが分かる。

図6はこの結果を定性的に説明するための ポテンシャルモデルである。横軸は位置座標、 縦軸はポテンシャル(負)を示し、左側の電子 ビーム照射領域は高いポテンシャルで、照射 領域から離れるに従い低下する。ポテンシャ ルが 1以上でCeO₂(100)、2以下でCeO₂ (110)が成長すると仮定すると、1と20 間(緑色の帯)では遷移領域が形成されるこ



図 4. XRD による複合面方位試料内の結晶方 位分布測定結果. 黄色の帯は電子ビーム照 射領域を示す. 緑色の帯は遷移領域、W はそ の幅を示す. (a): 11 cm、(b): 0.01 cm の Si 基板.



図5.Si基板の比抵抗と遷移領域幅の関係.



図 6. Si 基板比抵抗による遷移領域幅の変化 を説明するためのポテンシャルモデル.

とになる。従って、Si 基板の比抵抗が高い場 合はポテンシャルが低下するカーブが緩く、 遷移領域幅が広くなる(Wh)。逆に低抵抗基板 では狭くなる(WI)。

(2) SOI 基板上の複合面方位層形成 前節の結果からバルク Si 基板上の複合面方 位構造形成では遷移領域幅の低減に限界が あるとともに、低抵抗基板では応用範囲に制 限がある。この問題を打破する手法として、 SOI 基板にリソグラフィーにより溝(trench) を形成した基板上の複合面方位構造形成の 実験を進めた。この溝はその両側の Si 島(編) 間を完全に電気的分離するために設けるも のである。図7の上部は溝を形成した SOI 基 板の断面図、下部はそれに対応したポテンシ ャル分布を示す。中央の溝の幅と深さをそれ ぞれWとDとする。溝の左側の赤い部分のSi 層には電子ビームを照射し、右側の青いSi 層は電子ビームは当たっていない。溝により 完全な電気的分離ができれば図の実線の様 に溝でポテンシャルが急激に下がり、左右の Si 層が完全分離できる筈である。溝の内部 に多少の表面リークがあれば点線の様な傾 斜(黄色部)が生ずることになる。この様な 理想的な SOI 構造上に CeO。層形成ができれ ばCeO₂(100)とCeO₂(110)領域が完全に分離 できることになる。

図8はウェットエッチングによりトレン チを形成したSOI基板上に電子ビーム誘起 方位選択エピタキシャル成長させた試料の XRD 測定による面内結晶方位分布を示す。緑 色の帯は溝の位置を示す。トレンチ形成に はHF:HNO₃: CH₃COOH = 25:2:1のエッチング 液を用いた。Si に対するエッチング速度は 0.5 µm/minであった。6 mm角にスキャンし た角形電子ビームを図8の左端のSi島部(黄 色の矢印)に照射しながらスパッタ成膜した。 このSi 島内部では(200)ピークが最大で、 (220)ピークが最小となっている。それに隣 接するSi島では逆に(220)ピークが最大で、



図 7.301 基位に周を設けた構造の断面区 (上図)とポテンシャル分布図(下図).

(200)ピークは最小で、これらのSi島間で完全に異種方位領域が分離できている。

図 8 (a), (b) はそれぞれ比抵抗 2000 および 0.02 cm で厚さ 10 µmの SOI 基板の実験結 果で、SOI 層の比抵抗は異種方位領域間の分 離性に影響を及ぼさないことが分かった。

図9は厚さ88 nmの極薄SOI基板の複合面 方位構造の面内結晶方位分布で、(a)と(b)は それぞれウェット及びドライエッチングに よりトレンチ形成した試料の結果である。ウ ェットエッチングの試料では電子ビーム照 射したSi島から左右に離れるに従って(200) ピークは小さくなり、逆に(220)ピークは増 大しているが、トレンチで仕切られた近接の Si島間の完全分離はできていない。逆に、ド ライエッチングの試料では図8の結果と同



図 8. トレンチを形成した SOI 基板上に形成 した複合面方位構造の XRD 測定による面内結 晶方位分布.(a)と(b)は SOI の比抵抗がそれ ぞれ 2000,0.02 cm の結果である.



図 9.88 nm の極薄 SOI 基板の複合面方位構 造の面内結晶方位分布.(a)と(b)はそれぞれ ウェット及びドライエッチングによりトレ ンチ形成した試料の結果である.

様の完全分離ができている。

図 10 はトレンチ断面の SEM 像で、(a) は 3 µm厚の SOI をウェットエッチングで形成 したトレンチで、(b)、(c)は極薄の88 nm厚 SOI にそれぞれウェットエッチングとドライ エッチングにより形成したトレンチである. 図(a)から SOI 層が厚い場合はウェットエ ッチングでもSOI 層と下地Si 基板間にはオ ーバーハングがあり、製膜中の Si 島間の絶 縁が十分であることが分かる。図(b)を見る と極薄 SOI の場合はサイドエッチングが増 速されシリサイド層による表面リークが防 げないため絶縁性が不十分であると思わ れる。スパッタ装置ではスパッタカソード が基板表面を見込む角度は 60°であるの で、トレンチ断面が緩やかなテーパーがあ る場合には、CeO,層のエピタキシャル成長 に用いている2段階成長法の第1段階でで きる導電性の高いシリサイド層がトレンチ の内部を覆ってしまうため、隣接する Si 島部へのリーク電流が生じてしまうため異 種方位領域間の分離が不完全となった。 図 10(c)を見るとドライエッチングを用い



図 10. トレンチ断面の SEM 像. (a) は 3 µm 厚の SOI をウェットエッチングで形成したト レンチで、(b), (c) はそれぞれ 88 nm 厚 SOI にウェットエッチングとドライエッチング により形成したトレンチである.

ることにより極薄 SOI でもトレンチが垂直 に切れ、絶縁性が十分に確保できているこ とが分かり、図9の結果が説明できる。

本研究で目指している SOI 基板に設け たトレンチによる複合面方位領域間の完全 分離を実現させるためには、ドライエッチ ングによる垂直断面のトレンチ形成が大変 有効であることが結論される。

5.主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計5件)

<u>T. Inoue</u>, S. Shida and N. Sakamoto, An Overview of Studies on Epitaxial Growth of CeO₂ Layers on Si Substrates, いわき明星大学科学技術 学部研究紀要, 査読無, **30**, 2017, 3-10. <u>T. Inoue</u> and S. Shida, Perfect Separation of Hybrid Orientation Structure of CeO₂(100) and (110) Regions Grown on Silicon on

Insulator Substrates with Lithographically Formed Trenches,

ECS J. Solid State Sci. Technol., 査読 有, 5(12), 2016, N97-N101.

<u>T. Inoue</u> and S. Shida, Perfect Separation of Hybrid Orientation Structure of CeO₂(100) and (110) Regions Grown on Silicon on Insulator Substrates with Lithographically Formed Trenches,

ECS Trans., 查読有,**72**(19), 2016, 35-45.

<u>T. Inoue</u> and S. Shida, Developments in Hybrid Orientation Technology by Electron Beam Induced Orientation Selective Epitaxial Growth, いわき明 星大学科学技術学部研究紀要, 査読無, **28**, 2015, 9-17.

<u>T. Inoue</u> and S. Shida, Highly Separated Hybrid Orientation Structure of CeO₂(100) and (110) on Si(100) Substrates by Electron Beam-Induced Orientation-Selective Epitaxy, J. Vac. Sci. Technol., 査読有, **B 32**, 03D108 (2014); http://dx.doi.org/10.1116/1.4863301

〔学会発表〕(計7件)

<u>井上知泰</u>、信田重成, Si(100)基板上の複 合面方位 CeO₂ 領域間の分 SOI 基板を 用いた Si(100) 上の複合面方位 CeO₂ 領域間の完全分離, 第 64 回応用物理 学会春季学術講演会, 2017年3月14日, パシフィコ横浜. <u>T. Inoue</u> and S. Shida, Hybrid Orientation Structure of $CeO_2(100)$ and (110) Regions on SOI Substrates with Lithographically Formed Trenches, European Materials Research Society Fall Meeting, 2016 年9月20日, Warsaw, Poland.

T. Inoue and S. Shida, Perfect Separation of Hybrid Orientation Structure of CeO₂(100) and (110) Regions Grown on SOI Substrates with Lithographically Formed Trenches, 229th ECS Meeting, 2016 年5月31日, San Diego, CA USA.

<u>井上知泰</u>、信田重成, SOI 基板を用いた Si(100)上の複合面方位 CeO₂ 領域間の 完全分離,第 63 回応用物理学会春季学 術講演会,2016 年 3 月 22 日,東工大.

<u>T. Inoue</u> and S. Shida, Perfect Separation of Hybrid Orientation Structure of CeO₂(100) and (110) Regions Grown on SOI Substrates with Lithographically Formed Trenches, European Materials Research Society Spring Meeting, 2015 年 5 月 14 日, Lille. France.

<u>T. Inoue</u> and S. Shida, Hybrid Orientation Structure of $CeO_2(100)$ and (110) Regions on SOI Substrates with Lithographically Formed Trenches, 31st European Conference on Surface Science, 2015 年 8 月 31 日, Barcelona, Spain.

<u>井上知泰</u>、信田重成, Si(100)基板上の複 合面方位 CeO2 領域間の分離, 第 62 回 応用物理学会春季学術講演会, 2015 年 3月11日, 東海大.

<u>T. Inoue</u> and S. Shida, Hybrid Orientation Structure Fabrication on SOI Substrates using Orientation Selective Epitaxy, Science and Applications of Thin Films Conf. & Exhibition, 2014年9月11日, Cesme, Izmir, Turkey.

〔その他〕 ホームページ http://www.iwakimu.ac.jp/research/kake n

6.研究組織
(1)研究代表者
井上 知泰 (INOUE TOMOYASU)
いわき明星大学・科学技術学部・教授
研究者番号:60193596