(12) 公開特許公報(A)

(19) 日本国特許庁(JP)

(11)特許出願公開番号
 特開2005-72054
 (P2005-72054A)
 (43)公開日 平成17年3月17日 (2005.3.17)

(51) Int.C1. ⁷		FI		テーマコード (参考)
HO1L 21/	/20	HO1L 21	./20	5 F O 5 2
HO1L 21/	/336	HO1L 27	7/12 R	5 F 1 1 O
HO1L 27/	/12	HO1L 29	0/78 618B	
HO1L 29/	/786	HO1L 29	0/78 627G	

審査請求 有 請求項の数 6 OL (全 18 頁)

(21) 出願番号 (22) 出願日	特願2003-209066 (P2003-209066) 平成15年8月27日 (2003.8.27)	(71) 出願人	000003078 株式会社東芝		
(出願人による申告)	国等の委託研究の成果に係る特許	(74)代理人	東京都港区芝浦 100058479	前一丁目1番	1号
出願(平成14年度新	fエネルギー・産業技術総合開発機		弁理士 鈴江	武彦	
構「次世代半導体材料 究 産業活力再生特別	↓・ブロセス基盤技術開発」委託研 ∥措置法第30条の適用を受けるも	(74)代理人 	100091351 弁理十 河野	杤	
の)		(74)代理人	100088683	ч	
			弁理士 中村	誠	
		(74)代理人 	100108855 弁理士 蔵田	昌俊	
		(74) 代理人	100084618		
		(74)代理人	弁理士 村松 100092196	貞男	
			弁理士 橋本	良郎	
					最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 歪み緩和SiGe 基板の製造方法

(57)【要約】

【課題】SiGe層の酸化膜界面近傍における転位の発 生を抑制して高品質のSiGe結晶を得ることができ、 且つSiGe層の十分な格子緩和をはかる。

【解決手段】絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層 を有する歪み緩和SiGe基板の製造方法であって、絶 縁膜2上にGe組成の高い第1のSiGe層7を形成し た後、第1のSiGe層7上にGe組成の低い第2のS iGe層8を形成し、次いで第1のSiGe層7が融解 し第2のSiGe層8が融解しない温度で加熱処理を施 し、第1及び第2のSiGe層7,8を再結晶化する。 【選択図】 図3



(2)

【特許請求の範囲】

【請求項1】

- 絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板の製造方法であって、
- 絶縁膜上に第1のSiGe層を形成する工程と、
- 第 1 の S i G e 層上に該 S i G e 層よりも G e 組成の低い第 2 の S i G e 層を形成する工 程と、
- 第1のSiGe層が融解し第2のSiGe層が融解しない温度で加熱処理を施し、第1及 び第2のSiGe層を再結晶化する工程と、
- を含むことを特徴とする歪み緩和SiGe基板の製造方法。
- 【請求項2】
- 絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板の製造方法であって、
- 絶縁膜上に第1のSiGe層を形成する工程と、
- 第 1 の S i G e 層 上 に 第 1 の S i G e 層 よ り も G e 組 成 の 低 い 第 2 の S i G e 層 を 形 成 す る 工 程 と 、
- 第 2 の S i G e 層上に第 2 の S i G e 層よりも G e 組成の高い第 3 の S i G e 層を形成す る工程と、
- 第 1 及び第 3 の S i G e 層 が 融 解 し 第 2 の S i G e 層 が 融 解 し な い 温 度 で 加 熱 処 理 を 施 し 、 第 1 乃 至 第 3 の S i G e 層 を 再 結 晶 化 す る 工 程 と 、
- を含むことを特徴とする歪み緩和SiGe基板の製造方法。
- 【 請 求 項 3 】
- 第1のSiGe層を形成する工程として、SOI基板のSi層上にSiGe層をエピタキ シャル成長した後、熱処理を施すことにより、SiGe層上にSi酸化膜を形成すると共 に、SOI基板の絶縁膜との界面にGe濃度が高くなったSiGe層を形成し、次いでS iGe層上に形成されたSi酸化膜を除去することを特徴とする請求項1又は2記載の歪 み緩和SiGe基板の製造方法。

【請求項4】

第 2 の S i G e 層は、第 1 の S i G e 層側から膜厚方向に対して G e 組成が階段状に又は 連続的に低くなっていることを特徴とする請求項 1 記載の歪み緩和 S i G e 基板の製造方 30 法。

- 【請求項5】
- 絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板の製造方法であって、
- SOI基板のSi層上に第1のSiGe層を形成する工程と、
- 第 1 の S i G e 層上に該 S i G e 層よりも G e 組成の低い第 2 の S i G e 層を形成する工 程と、
- 第1のSiGe層が融解し第2のSiGe層が融解しない温度で加熱処理を施し、第2のSiGe層上にSi酸化膜を形成すると共に、前記SOI基板の絶縁膜上に第1及び第2のSiGe層を再結晶化する工程と、
- を含むことを特徴とする歪み緩和SiGe基板の製造方法。
- 【請求項6】
- 絶 縁 膜 上 に 格 子 緩 和 し た 単 結 晶 S i G e 層 を 有 す る 歪 み 緩 和 S i G e 基 板 の 製 造 方 法 で あ って 、
- SOI基板のSi層上に第1のSiGe層を形成する工程と、
- 第 1 の S i G e 層 上 に 第 1 の S i G e 層 よ り も G e 組 成 の 低 い 第 2 の S i G e 層 を 形 成 す る 工 程 と 、
- 第 2 の S i G e 層 上 に 第 2 の S i G e 層 よ り も G e 組 成 の 高 い 第 3 の S i G e 層 を 形 成 す る 工 程 と 、
- 第1及び第3のSiGe層が融解し第2のSiGe層が融解しない温度で加熱処理を施し 50

10

20

、 第 3 の S i G e 層上に S i 酸化膜を形成すると共に、前記 S O I 基板の絶縁膜上に第 1 乃至第3のSiGe層を再結晶化する工程と、 を含むことを特徴とする 歪み 緩和 S i G e 基板の 製造方法。 【発明の詳細な説明】 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 & 1 \end{bmatrix}$ 【発明の属する技術分野】 本発明は、集積回路素子の形成要素たる電界効果トランジスタを作製するための素子形成 用基板の製造方法に係わり、特に歪みSiチャネルSOI-MOSFETに用いる歪み緩 和 S i G e 基板の製造方法に関する。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 & 2 \end{bmatrix}$ 10 【従来の技術】 近年、CMOS回路素子の高性能化,高機能化のため、歪みSiなどの高移動度のチャネ ル材料を用いることが検討されている。歪みSiは、より格子定数の大きな格子緩和Si G e 基板上に形成され、基板面内方向に引張り歪みを有している。この引張り歪みの影響 でバンド構造が変化し、電子,正孔の移動度はいずれもSiに比べて増大する。下地のS i G e 層のG e 組成が大きくなるほど歪み S i の歪み量が大きくなり、移動度はより高く なる。 [0003]このような歪みSiチャネルを有するMOSFETでCMOSを構成すれば、同じサイズ のSi-CMOSよりも高速動作が期待できる。さらに、歪みSiチャネルMOSFET 20 に埋め込み酸化膜を有する構造を組み合わせた歪みSOI-MOSFETは更なる高性能 化が期待できる。この歪みSOI-MOSFETにおいて移動度増大の利点を最大限に利 用するためには完全空乏型であることが望ましいが、そのためには埋め込み酸化膜上の歪 み緩和SiGe層及び歪みSi層を数十ナノメートル程度という非常に薄い膜にしなくて はならず、従って極薄のSiGe層を埋め込み酸化膜上に形成する必要がある。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 & 4 \end{bmatrix}$ 本発明者らを含む研究グループは、このような極薄膜かつ高Ge組成のSiGe基板を埋 め込み酸化膜上に作製するために、酸化濃縮法という手法を提案し、開発してきた(例え ば、非特許文献1参照)。この方法では、図1(a)に示すように、Si基板1の上に埋 め込み酸化膜2とSi層(SOI層)3が順次積層されているSOI基板上に、Si層3 30 と格子整合したSiGeをエピタキシャル成長させることにより歪みSiGe層4を作製 する。 [0005]次いで、1000 以上の高温で酸化を行うことにより、図1(b)に示すように、Si G e 層 4 の 表 面 に 酸 化 膜 6 が 形 成 さ れ る が 、 G e が こ の 酸 化 膜 6 か ら は じ き 出 さ れ る こ と により、SiGe層4のGe濃度が増す。また、GeがSi層3に拡散するためSi層3 とSiGe層4の界面は消滅し、十分にGeを拡散させると均一組成のSiGe層となる 。さらにこの過程において、Si層3とSiGe層4との界面に転位が入ることや埋め込 み酸化膜2の塑性変形によって、格子歪みが緩和したSiGe層5となる。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 & 6 \end{bmatrix}$ 40 本手法では、薄膜で高Ge組成のSiGe層が高品質で得られるが、一方で、埋め込み酸 化膜付近のSiGe層に転位が残留すること、或いは特に高Ge組成の場合にSiGe層 の格子緩和が不完全であるという問題がある。 [0007] また、埋め込み酸化膜上に同様のSiGe層を作製する類似の手法が提案されている(例 えば、非特許文献2参照)。この方法では、SOI層上に高Ge組成SiGe層及びSi キャップ層をエピタキシャル成長させた基板に対して、加熱処理を行うことにより高Ge 組成SiGe層を融解させる。同時に、熱の効果によりSiとGeの相互拡散を生じさせ 、 S i G e 層のG e 組成を低下させて再結晶化させる。 [0008]50

しかしながら、この方法によってもSiGe層の埋め込み酸化膜界面近傍は結晶のまま留 まるため、埋め込み酸化膜との結合を切ることが不可能であり、従って埋め込み酸化膜近 傍に転位が残留するという問題がある。なお、SiGe層の埋め込み酸化膜界面近傍も溶 解させると、SiGe層の再結晶の際のシード部が無くなるため、成長結晶が多結晶とな り良質の結晶が得られなくなる。 [0009]【非特許文献1】 T. Tezuka, N. Sugiyama, S. Takagi, Appl. Phy s.Lett.79, p1798(2001) 10 【非特許文献2】 N.Sugii, S.Ymaguchi, K.Washio, J.Vac.Sci . T c h n o l . B 2 0 , p 1 8 9 1 (2 0 0 2) [0011]【発明が解決しようとする課題】 上記のように、加熱処理の過程を通じてSOIの埋め込み酸化膜界面近傍のSiGe層が 結晶のままである場合、 S i G e 層の酸化膜界面近傍に転位が残留するという問題があり 、これはSiGe層上に作製した歪みSiチャネルMOSFETにおいて接合リーク等に よるOFF電流の増大を招く。また、SiGe層と酸化膜の界面における結合が強固であ るため、SiGe層の歪み緩和は不完全なものとなるという問題があり、これはチャネル 20 に十分歪みが加えられず、移動度増大効果の減少につながることになる。 本発明は、上記事情を考慮して成されたもので、その目的とするところは、SiGe層の 下地絶縁膜界面近傍における転位の発生を抑制して高品質のSiGe結晶を得ることがで き、且つSiGe層の十分な格子緩和をはかることができる歪み緩和SiGe基板の製造 方法を提供することにある。 【課題を解決するための手段】 (構成) 上記課題を解決するために本発明は、次のような構成を採用している。 30 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 1 & 4 \end{bmatrix}$ 即ち本発明は、絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板 の製造方法であって、絶縁膜上に第1のSiGe層を形成する工程と、第1のSiGe層 上に該SiGe層よりもGe組成の低い第2のSiGe層を形成する工程と、第1のSi G e 層 が 融 解 し 第 2 の S i G e 層 が 融 解 し な い 温 度 で 加 熱 処 理 を 施 し 、 第 1 及 び 第 2 の S iGe層を再結晶化する工程と、を含むことを特徴とする。 [0015]また本発明は、絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板 の製造方法であって、絶縁膜上に第1のSiGe層を形成する工程と、第1のSiGe層 上に第1のSiGe層よりもGe組成の低い第2のSiGe層を形成する工程と、第2の 40 S i G e 層上に第2のS i G e 層よりもG e 組成の高い第3のS i G e 層を形成する工程 と、 第 1 及び 第 3 の S i G e 層 が 融 解 し 第 2 の S i G e 層 が 融 解 し な い 温 度 で 加 熱 処 理 を 施し、第1乃至第3のSiGe層を再結晶化する工程と、を含むことを特徴とする。 [0016]ここで、本発明の望ましい実施態様としては次のものがあげられる。 [0017](1)第1のSiGe層を形成する工程として、SOI基板のSi層上にSiGe層を エピタキシャル成長した後、熱処理を施すことにより、SiGe層上にSi酸化膜を形成 すると共に、SOI基板の絶縁膜との界面にGe濃度が高くなったSiGe層を形成し、

しかるのちSiGe層上に形成されたSi酸化膜を除去する。

50

(4)

【0018】

(2) 第2のSiGe層は、第1のSiGe層側から膜厚方向に対してGe組成が階段
 状に低くなっている。

【 0 0 1 9 】

(3) 第2のSiGe層は、第1のSiGe層側から膜厚方向に対してGe組成が連続
 的に低くなっている。

【 0 0 2 0 】

(4) 第2のSiGe層は、Ge組成が膜厚方向に対して階段状に変化するものであり
 、中央部が最も低く、第1及び第3のSiGe層側で高くなっている。

【0021】

10

20

30

40

(5) 第2のSiGe層は、Ge組成が膜厚方向に対して連続的に変化するものであり、中央部が最も低く、第1及び第3のSiGe層側で高くなっている。

【0022】

また本発明は、絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板の製造方法であって、SOI基板のSi層上に第1のSiGe層を形成する工程と、第1のSiGe層上に該SiGe層よりもGe組成の低い第2のSiGe層を形成する工程と、第1のSiGe層が融解し第2のSiGe層が融解しない温度で加熱処理を施し、第2のSiGe層上にSi酸化膜を形成すると共に、前記SOI基板の絶縁膜上に第1及び第2のSiGe層を再結晶化する工程と、を含むことを特徴とする。

【0023】

また本発明は、絶縁膜上に格子緩和した単結晶SiGe層を有する歪み緩和SiGe基板の製造方法であって、SOI基板のSi層上に第1のSiGe層を形成する工程と、第1のSiGe層上に第1のSiGe層よりもGe組成の低い第2のSiGe層を形成する工程と、第2のSiGe層上に第2のSiGe層よりもGe組成の高い第3のSiGe層を形成する工程と、第1及び第3のSiGe層が融解し第2のSiGe層が融解しない温度で加熱処理を施し、第3のSiGe層上にSi酸化膜を形成すると共に、前記SOI基板の絶縁膜上に第1乃至第3のSiGe層を再結晶化する工程と、を含むことを特徴とする

【0024】

(作用)

本発明によれば、酸化膜等の下地絶縁膜界面付近に高G e 組成の第1のS i G e 層を形成 し、その上に低G e 組成の第2のS i G e 層を形成した状態で、加熱処理を施して第1の S i G e 層のみを融解させることにより、G e 組成が均一かつ低転位密度で格子歪みが緩 和した単結晶S i G e 層を形成することができる。従って、この歪み緩和S i G e 基板を 用いた歪みS i チャネルMOSFETにおいては、接合リーク等によるOFF電流の低減 と共に移動度増大効果が期待できる。

[0025]

ここで、SiGeの融解温度TはGe組成に依存しており、図2に示すように、Ge組成 が高くなるほど融解温度が低くなる。このため、Ge組成に応じて熱処理温度を選択する ことにより、第2のSiGe層は融解させずに第1のSiGe層のみを融解させることが できる。これにより、固相状態にある第2のSiGe層をシードとして第1のSiGe層 の再結晶化を進めることができ、良質の結晶を得ることができる。なお、第2のSiGe 層も融解させると、シードがないためにSiGeは多結晶となり、良質の結晶は得られな くなる。

[0026]

【発明の実施の形態】

以下、本発明の詳細を図示の実施形態によって説明する。

[0027]

(第1の実施形態)

図3は、本発明の第1の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す図であ 50

(5)

10

30

る。この実施形態は、酸化濃縮法等の手法により前もって高Ge組成層を埋め込み酸化膜 上に形成することを特徴とする。図の左側が試料の断面図、右側が各位置に対応するGe 組成を示す。

【0028】

まず、図3(a)に示すように、Si酸化膜2上に形成された膜厚d_{SOI}=30nmの Si層(SOI層)3上に、SiGe層4をGe組成x₀=0.1,膜厚d₀=40 nmでエピタキシャル成長させる。この時点でSiGe層4に転位が発生しないためには 、膜厚d₀ が転位発生の臨界膜厚を超えないことが望ましい。この臨界膜厚はGe組成 x₀ やエピタキシャル成長温度に依存する値であり(D.C. Houghton, JAP70, 2136 (1991))、550 で成長した場合においては200n m程度の値である。

【0029】

次いで、先に説明した酸化濃縮法を用い、1000 にて乾燥熱酸化を施した後に酸化膜 を除去することにより、図3(b)に示す膜厚d₁ =10nm、Ge組成x₁ =0. 4の高Ge組成SiGe層(第1のSiGe層)7が得られる。ここで、図3(a)の構 成を作製するためには、張り合わせ法或いはSIMOX法を用いてもよい。また、図3(b)の構成を張り合わせ法により直接作製することも可能である。

【 0 0 3 0 】

次いで、図3(c)に示すように、高G e 組成 S i G e 層 7 上に低 G e 組成 S i G e 層 (第2の S i G e 層) 8 を、膜厚 d 2 = 30 n m , G e 組成 x 2 = 0 . 3 でエピタキシ 20 ャル成長する。このエピタキシャル成長の際も臨界膜厚を超えないことが好ましく、55 0 で成長した場合においては 40 n m 以下であるとよい。なお、 S i G e 層 8 の表面保 護のために酸化膜を形成するのが望ましい。そのためには、 S i O 2 等を堆積すればよ いが、 S i を堆積或いはエピタキシャル成長させた後に酸化してもよい。

【 0 0 3 1 】

次いで、高Ge組成SiGe層7が融解し、かつ低Ge組成SiGe層8が融解しない温度で加熱処理を施す。本実施形態においては、1200 ,窒素雰囲気中で加熱処理を行う。図3(d)に加熱処理の途中経過を示す。該過程において、埋め込み酸化膜2上の高Ge組成SiGe層7が融解して融解SiGe層10となることで埋め込み酸化膜2との結合が切れるため、低Ge組成SiGe層8の格子歪みが緩和する。同時に、熱の効果によりGe拡散12が生じSiGe層全体のGe組成は時間の経過に伴って均一化の方向に進む。

従って、Ge組成が融解Ge組成11を上回る領域は時間の経過と共に減少し、再結晶化 13が生じる。この際、再結晶化は低Ge組成SiGe層8の結晶性を保ちつつ進行する ため、結果として、図3(e)に示すように、均一Ge組成・単結晶・歪み緩和SiGe 層14が得られる。本実施形態の条件においては、最終膜厚d_f = 40 nm、最終Ge 組成x_f = 0.33である。

【0033】

加熱処理前,加熱処理後におけるSiGe層の膜厚及びGe組成の値について、本発明の 40 効果を得ることが可能であるためには、

 $x_{f} = (d_{1} x_{1} + d_{2} x_{2}) / d_{f} < x_{m} (T) ... (1)$

 $x_{2} < x_{m} (T) < x_{1} ... (2)$

を満たす必要がある。ここで、×_m(T) は前記図2に示したように、SiGeが温度 Tによって融解する組成である。また、特に加熱処理が酸化を伴わない場合においてはd f = d₁ + d₂ である。最終的に必要とするSiGe層の膜厚及びGe組成等に応 じてこれらの条件式(1)(2)の範囲内でSiGe層の膜厚,Ge組成等を選択するこ とが可能である。 【0034】

また、図3(d)に示すような融解SiGe層10が残留した状態において加熱処理を終 50

了した場合においても、温度の低下に伴って融解Ge組成11が上昇するため、低Ge組 成 S i G e 層 8 の結晶性を保ちつつ再結晶化 1 3 を生じせしめ、単結晶を得ることが可能 である。さらに、本実施形態の手法を複数回繰り返すことにより、より高Ge組成,高緩 和率のSiGe基板を得ることも可能である。 [0035]次に、本実施形態の変形例を、図4(a)(b)を参照して説明する。何れも図3(c) の形状に対する変形例である。 [0036] 図4(a)は変形例1を説明する図である。この変形例1は、図3(c)に示す基板の替 わりに、該基板に対してS і G e 層 8 を 複数層、G e 組 成 を 減 少 さ せ つ つ 順 次 追 加 成 膜 し 10 たものである。これは、Ge組成の急激な変化による転位の発生を抑制する効果がある。 [0037]本 変 形 例 1 に お い て は 、 追 加 し た 各 層 の 膜 厚 を 基 板 側 か ら 順 に d ₂ , d ₃ , d ₄ とし、 該層のGe組成を基板側から順にx2,x3,x4 とすると、d2 = d3 = d4 = 2 0 n m、x 2 = 0 . 3 5 , x 3 = 0 . 3 0 , x 4 = 0 . 2 5 である。これらの 層を形成する際に、転位発生の臨界膜厚を超えないことが望ましい。 [0038]該基板を用いて1200 ,窒素雰囲気中にて加熱処理を行った場合に得られる均一Ge 組成・単結晶・歪み緩和SiGe層14の最終膜厚はdィ =70nm、最終Ge組成は x_f = 0.31である。ここで、SiGe層がn層積層されているとして加熱処理前及 20

【数1】

ることが可能となるためには、

 $x_{f} = \frac{\sum_{i=1}^{n} d_{i} x_{i}}{d_{f}} < x_{m}(T) \qquad \cdots \quad (3)$ $x_{m}(T) < x_{BOX} \qquad \cdots \quad (4)$

 $x_{\min} < x_{m}(T)$... (5)

を満たすことが必要である。ここで、 d_i (i = 1 , 2 , … , n) は、加熱処理前の第 i 層の膜厚であり、 x_i (i = 1 , 2 , … , n) は、加熱処理前の第 i 層のG e 組成であり 、 x_{m i n} は加熱処理前のS i G e 層のG e 組成の最小値であり、 x_{B O X} はS i G e 層の埋め込み酸化膜界面近傍部分のG e 組成である。また、特に加熱処理が酸化を伴わ ない場合は

び 加 熱 処 理 後 に お け る 各 S i G e 層 の 膜 厚 及 び G e 組 成 の 値 に つ い て 、 本 発 明 の 効 果 を 得

【数2】

$$d_f = \sum_{i=1}^n d_i$$

40

50

30

となる。

【 0 0 3 9 】

図4(b)は変形例2を説明する図である。この変形例2は、図3(b)に示す基板に対して、Ge組成を0.4から0.25まで連続的に減少させた傾斜Ge組成SiGe層9 を膜厚40nmで追加作製したものである。傾斜組成構造はGe組成の不連続な変化によ る転位発生を抑制する効果がある。これらの層を形成する際に、転位発生の臨界膜厚を超 えないことが望ましい。 【0040】

該 変 形 例 2 に 示 す 構 造 を 用 い て 1 2 0 0 , 窒 素 雰 囲 気 中 に て 加 熱 処 理 を 行 っ た 結 果 得 ら れる均一Ge組成・単結晶・歪み緩和SiGe層14の最終膜厚はdィ =50nm、最 終 G e 組成は x ィ = 0 .3 4 である。ここで、加熱処理前の G e 組成が表面に垂直な方 向の座標rに対してx(r)で表されるとすると、本発明の効果を得ることが可能となる ためには、

【数3】

$$x_{f} = \frac{\int_{r_{1}}^{r_{2}} x(r) dr}{d_{f}} < x_{m}(T) \qquad \cdots (7)$$

及び(4)(5)式を満たしていなくてはならない。ここで、r₁,r₂ はそれぞれ加 熱処理前の全SiGe層の下端と上端の座標である。また特に、加熱処理が酸化を伴わな い場合は、df =rっ -rィ となる。

[0041**]**

このように本実施形態によれば、SOI基板の埋め込み酸化膜2上に高Ge組成のSiG e 層 7 と低 G e 組 成 の S i G e 層 8 を 積 層 した 状態 で、 S i G e 層 7 を 融 解 し S i G e 層 8 を融解しない温度で加熱処理することにより、固相状態にある S i G e 層 8 をシードと してSiGe層7の再結晶化を進めることができ、Ge組成が均一かつ低転位密度で格子 歪みが緩和した単結晶SiGe層14を形成することができる。

[0042]

即ち、加熱処理の過程において高Ge組成のSiGe層7が融解することにより低Ge組 成のSiGe層8が酸化膜2との結合から解放されるため、低Ge組成SiGe層8の格 子歪み緩和が促進される。また、この過程でSiGe層内でGeが拡散することにより、 低Ge組成層の結晶性を保ちつつ再結晶化が進行するため、SiGe層全体にわたって高 い結晶性が得られる。

[0043]

従って、この歪み緩和SiGe基板を用いて歪みSiチャネルMOSFETを作製した場 合、接合リーク等によるOFF電流の低減と共に移動度増大効果が期待できる。

[0044]

(第2の実施形態)

図5は、本発明の第2の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す図であ り、図の左側が試料の断面を示し、右側が各位置に対応するGe組成を示している。 [0045]

この実施形態が、先に説明した第1の実施形態と異なる点は、表面酸化膜界面付近に高G e 組成 S i G e 層を追加したことにある。この高 G e 組成 S i G e の追加により本実施形 態は、第1の実施形態と比較して、加熱処理におけるSiGe層と表面酸化膜との結合を SiGe層の融解によって切ることが可能であることから、歪みの緩和がより促進される 効果が期待できる。

[0046]

まず、図5(a)に示すように、SOI基板のSi酸化膜2上に、膜厚d┒ =10nm 40 , G e 組成 x 1 = 0.4の高G e 組成 S i G e 層 (第1の S i G e 層) 7 と、膜厚 d 2 = 3 0 n m , G e 組成 x っ = 0 . 3 の低 G e 組成 S i G e 層(第 2 の S i G e 層) 8 を形成する。このようなSiGe層7,8の積層構造の製法は、第1の実施形態で説明し た前記図3(a)~(c)の工程と同様にすればよい。

[0047]

次いで、図5(b)に示すように、低Ge組成SiGe層8上に、膜厚d₃ = 1 0 n m , G e 組成 x 3 = 0.4の高G e 組成 S i G e 層(第3の S i G e 層)7'を形成する 。この層を形成する際も、臨界膜厚を超えないことが望ましい。また、表面保護のために 酸化膜を形成するのが望ましい。そのためには、SiO2 等を堆積すればよいが、Si を堆積或いはエピタキシャル成長させた後に酸化してもよい。

20



【0048】

次いで、高Ge組成SiGe層7,7~が融解し、低Ge組成SiGe層8が融解しない 温度で加熱処理を施す。本実施形態においては、1200 ,窒素雰囲気中で加熱処理を 行う。図5(c)に加熱処理の途中経過を示す。該過程において、埋め込み酸化膜界面付 近の高Ge組成SiGe層7が融解して融解SiGe層10が生じると共に、表面酸化膜 界面付近の高Ge組成SiGe層7~が融解して融解SiGe層10~が生じることで、 S i G e 層の埋め込み酸化膜 2 及び表面酸化膜 6 との結合が切れるため、低 G e 組成層 8 の格子歪みの緩和が促進される。同時に、熱の効果によりGe拡散12が生じSiGe層 全体のGe組成は時間の経過に伴って均一化の方向に進む。 [0049]10 従って、Ge組成が融解Ge組成11を上回る領域は時間の経過と共に減少し、再結晶化 13が生じる。この際、再結晶化は低Ge組成SiGe層8の結晶性を保ちつつ進行する ため、結果として図 5 (d)に示す均一 G e 組成 ・単結晶 ・歪み緩和 S i G e 層 1 4 が得 られる。本実施形態の条件においては、最終膜厚d_f = 50 n m、最終Ge組成 x_f = 0.34である。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 5 & 0 \end{bmatrix}$ 加熱処理前,加熱処理後におけるSiGe層の膜厚及びGe組成の値について、本発明の 効果を得ることが可能であるためには、 $x_{f} = (d_{1} x_{1} + d_{2} x_{2} + d_{3} x_{3}) / d_{f} < x_{m} (T) ... (8)$ X 2 $< X_{m} (T) < X_{1} , X_{3}$... (9) 20 である必要がある。ここで、特に加熱処理が酸化を伴わない場合においてはd_f = d₁ + d ₂ + d ₃ である。また、図 5 (c)に示す融解 S i G e 層 1 0 , 1 0 'が残留した 状態において加熱処理を終了した場合においても、温度の低下に伴って融解Ge組成11 が 上 昇 す る た め 、 低 G e 組 成 S i G e 層 8 の 結 晶 性 を 保 ち つ つ 再 結 晶 化 1 3 を 生 じ せ し め 単結晶を得ることが可能である。さらに、加熱処理にてGe組成を均一化すれば、図5(d) を得る。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 5 & 1 \end{bmatrix}$ 次に、本実施形態の変形例を、図6(a)(b)を参照して説明する。何れも図5(b) の形状に対する変形例である。 [0052]30 図6(a)は変形例1を説明する図である。この変形例1は、図5(b)における低Ge 組成SiGe層8として、Ge組成の異なる複数の層を用い、各々の層におけるGe組成 を、 高 G e 組 成 S i G e 層 7 , 7 '側から 段 階的 に 低 く し た も の で あ る 。 即 ち 、 低 G e 組 成SiGe層8は中央部でGe組成が最も低く、高Ge組成SiGe層7,7 '側でGe 組成が階段状に高くなっている。このような構造は、Ge組成の急激な変化による転位の 発生を抑制する効果がある。 本 変 形 例 1 に お い て は 、 前 記 図 4 (a) に 示 す 構 成 に 追 加 し た 各 層 の 膜 厚 を 基 板 側 か ら 順 にdぅ,dぅ,dっ とし、各層のGe組成を基板側から順にxぅ,x。,xっ とする と、d₅ = d₆ = 20 nm, d₇ = 10 nm、x₅ = 0.3, x₆ = 0.35 40 = 0.4である。これらの層を形成する際には、転位発生の臨界膜厚を超えない , X 7 ことが望ましい。 [0054]該変形例に示す構造を用いて1200 ,窒素雰囲気中にて加熱処理を行った場合に得ら れる均一Ge組成・単結晶・歪み緩和SiGe層14の最終膜厚はdf =120nm、 最終 G e 組成は x ғ = 0 . 3 3である。ここで、 S i G e 層が n 層積層されているとし て、 加 熱 処 理 前 及 び 加 熱 処 理 後 に お け る 各 S i G e 層 の 膜 厚 及 び G e 組 成 の 値 に つ い て 、 本発明の効果を得ることが可能となるためには、前記(3)(4)(5)式及び x_m (T) < x_{c a p} ... (1 0) を満たすことが必要である。ここで、xca。 は表面酸化膜近傍のSiGe層のGe組 50

(9)

成である。また、特に加熱処理が酸化を伴わない場合は、歪み緩和SiGe層14の最終 膜厚は前記(6)式となる。 [0055]図6(b)は変形例2を説明する図である。この変形例2は、図5(b)の替わりに、前 記図 4 (b)上に G e 組成 を 0 . 2 5 から 0 . 4 まで 連続的 に 増加 さ せた 傾 斜 G e 組成 S i G e 層 9 を膜厚 4 0 n m で追加作製した構造を用いる方法である。これらの層を形成す る際に、転位発生の臨界膜厚を超えないことが望ましい。傾斜組成構造は不連続なGe組 成の変化による転位発生を抑制する効果がある。 [0056]該変形例に示す基板を1200 ,窒素雰囲気中にて加熱処理を行った結果得られる均一 10 G e 組成・単結晶・歪み緩和 S i G e 層 1 4 は、最終膜厚が d f = 9 0 n m、最終 G e 組成がxィ =0.33である。ここで、本発明の効果を得ることが可能となるための条 件は、(4)(5)(7)式及び(10)式を満たすことである。また、特に加熱処理が 酸化を伴わない場合、d_f =r₂-r₁ となる。 [0057](第3の実施形態) 図7は、本発明の第3の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す図であ り、図の左側が試料の断面を示し、右側が各位置に対応するGe組成を示している。この 実施形態は、SOI層にSiGe層をエピタキシャル成長させたものに対して加熱処理の みを行い、加熱処理後のSiGe層上にSiGe層を追加作製する手順を伴わないことを 20 特徴とする。 [0058] まず、図7(a)に示すように、膜厚d_{so1} = 5 n m の S O I 層 3 上に、エピタキシ ャル成長によって高 G e 組成 S i G e 層 7 (膜厚 d ₁ = 4 5 n m , G e 組成 X ₁ = 0 .45)、及び低Ge組成SiGe層8(膜厚d。 =50nm,Ge組成x。 =0. 25)を順次作製する。これらの層を形成する際に、転位発生の臨界膜厚を超えないこと が望ましい。該基板に対して表面保護のために酸化膜を形成するのが望ましい。そのため には、SiO。 等を堆積すればよいが、Siを堆積或いはエピタキシャル成長させた後 に酸化してもよい。 [0059]30 次 い で 、 加 熱 処 理 を 施 す こ と に よ っ て S i G e 層 8 の 埋 め 込 み 酸 化 膜 2 側 に 高 G e 組 成 領 域、該層の上層部に低Ge組成領域が生じるようにGeを拡散させる。図7(b)は(a)に対して1050 における加熱処理を2時間行った結果を示す。傾斜Ge組成のSi G e 層 9 が形成されると共に、該層 9 上に S i 酸化 膜 6 が形成されている。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 6 & 0 \end{bmatrix}$ 次いで、 埋め込み酸化膜界面付近の高Ge組成領域のみが融解し、上層部の低Ge組成領 域が融解しない温度で加熱処理を施す。本実施形態においては、1200 ,窒素雰囲気 中で加熱処理を行う。図7(c)に加熱処理の途中経過を示す。傾斜Ge組成のSiGe 層9の埋め込み酸化膜界面付近が融解して融解SiGe層10となることで、SiGe層 9 と 埋 め 込 み 酸 化 膜 2 と の 結 合 が 切 れ る た め 、 S i G e 層 9 の 格 子 歪 み の 緩 和 が 促 進 さ れ 40 る。同時に、熱の効果によりGe拡散12が生じSiGe層全体のGe組成は時間の経過 に伴って均一化の方向に進む。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 6 & 1 \end{bmatrix}$ 従って、Ge組成が融解Ge組成11を上回る領域は時間の経過と共に減少し、再結晶化 1 3 が生じる。この際、再結晶化は低 G e 組成 S i G e 層 9 の結晶性を保ちつつ進行する ため、結果として図 7 (d)に示す均一 G e 組成・単結晶・歪み緩和 S i G e 層 1 4 が得 られる。 [0062]

本実施形態の条件においては、最終膜厚d_f = 1 0 0 n m 、最終G e 組成 x_f = 0 . 3 3 である。ここで、図 7 (a)に示す基板構造は、SOI上に直接高いG e 組成のS i 50

G e 層を作製することによる転位の発生を抑制するために、SOIと高G e 組成層の中間 にGe組成0.1程度のSiGe薄膜、或いは徐々にGe組成の上昇する傾斜組成層を作 製してもよい。また、図7(c)に示す融解SiGe層が残留した状態において加熱処理 を終了した場合においても、温度の低下に伴って融解Ge組成11が上昇するため、低G e 組 成 S i G e 層 9 の 結 晶 性 を 保 ち つ つ 再 結 晶 化 1 3 を 生 じ せ し め 単 結 晶 を 得 る こ と が 可 能である。 [0063]また、本実施形態に示した手法により作製したSiGe基板に対して更に第1の実施形態 或いは第2の実施形態の手法を用いることにより、より高Ge組成,高緩和率のSiGe 基板を得ることも可能である。 [0064]本発明の効果を得ることが可能であるSiGe層の膜厚及びGe組成の範囲は、次の通り である。まず、図7(b)におけるSiGe層の埋め込み酸化膜界面付近のGe組成が、 引き続き施される加熱処理の温度における融解Ge組成xm(T) を上回ることが必要 である。そのための目安として $d_1 x_1 / (d_1 + d_{SOI}) > x_m (T) ... (11)$ を満たすことが必要である。次に、結果として得られる図7(d)の基板のSiGe層が 単結晶であるためには、前記(1)式及び(5)式を満たすことが必要である。特に加熱 処理が酸化を伴わない場合においては、dr =dn +d, +d, . である。 [0065]次に、本実施形態の変形例を、図8(a)(b)を参照して説明する。何れも図7(a) の形状に対する変形例である。 [0066]図8(a)は変形例1を説明する図である。この変形例1は、図7(a)の替わりに、膜 厚dso⊤ =5nmのSOI層3上にSiGe層を複数層、Ge組成を減少させつつ順 次積層したものを用いる。該構造はGe組成の不連続な変化による転位の発生を抑制する 効果がある。 [0067]本 変 形 例 1 に お い て は 、 各 S i G e 層 の 膜 厚 を 基 板 側 か ら 順 に d ₁ , d ₂ , d ₃ , d ₄ とし、各SiGe層のGe組成を基板側から順に×₁,×₂,×₃,×₄ とすると、d $= 45 \text{ nm}, \text{d}_2 = 20 \text{ nm}, \text{d}_3 = 20 \text{ nm}, \text{d}_4 = 35 \text{ nm}, \text{x}_1$ = 0 1 . 4 5 , x 2 = 0 . 3 5 , x 3 = 0 . 3 , x 4 = 0 . 2 5 である。これらの層を形 成する際に、転位発生の臨界膜厚を超えないことが望ましい。 [0068]該 基 板 を 本 実 施 形 態 の 手 順 の 通 り に 加 熱 処 理 を 施 す と 、 最 終 的 に 得 ら れ る 均 一 G e 組 成 ・ 単結晶・歪み緩和SiGe層14の膜厚はdィ =125nm、最終Ge組成はxィ 0.34である。本変形例において本発明の効果を得ることが可能であるためのSiGe 層の膜厚及びGe組成の範囲は、下記の通りである。まず、図7(c)の過程において埋 め込み酸化膜近傍のSiGeが融解するための目安として $d_{m} x_{1} / (d_{m} + d_{S O I}) > x_{m} (T) ... (12)$ を満たすことが必要である。ここで、d は埋め込み酸化膜近傍のSiGe層のうちで 融解Ge組成11を超えるGe組成を有する部分の膜厚である。次に、最終的に得られる SiGe層が単結晶であるための条件として、前記(3)式及び(5)式を満たす必要が ある。また、特に加熱処理が酸化を伴わない場合においては、 【数4】

$$d_f = \sum_{i=1}^n d_i + d_{SOI} \qquad \cdots (13)$$

である。

50

10

20

30

[0069]

図8(b)は変形例2を説明する図である。この変形例2は、図7(a)の替わりに、S OI上にGe組成を0.45から0.25まで連続的に減少させた傾斜Ge組成SiGe 層9を膜厚100nmで追加作製したものを用いる。これらの層を形成する際に、転位発 生の臨界膜厚を超えないことが望ましい。傾斜組成構造は不連続なGe組成の変化による 転位発生を抑制する効果がある。

[0070]

該変形例に示す基板を1200 ,窒素雰囲気中にて加熱処理を行った結果得られる均一 Ge組成・単結晶・歪み緩和SiGe層14の最終膜厚はd_f = 125 nm、最終Ge 組成は × ィ = 0.34 である。ここで、本変形例において本発明の効果を得ることが可 10 能であるためのSiGe層の膜厚及びGe組成の範囲は、下記の通りである。まず、図7 (c)の過程において埋め込み酸化膜近傍のSiGeが融解するための目安として 【数5】

$$\frac{\int_{r_1}^{r_1+d_m} x(r) dr}{d_{SOI}+d_m} > x_m(T) \qquad \cdots \quad (14)$$

を満たすことが必要である。次に、最終的に得られるSiGe層が単結晶であるための条 件として、(5)式及び(7)式を満たす必要がある。また、特に加熱処理が酸化を伴わ ない場合、d_f = r₂ - r₁ + d_{sot} である。 20 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 7 & 1 \end{bmatrix}$ (第4の実施形態) 図9は、本発明の第4の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す図であ る。本実施形態は、第3の実施形態に対して表面酸化膜界面付近に高Ge組成SiGe層 を追加したものを用いることを特徴とする。本実施形態は第3の実施形態と比較して、加 熱処理におけるSiGe層と表面酸化膜との結合をSiGe層の融解によって切ることが 可能であることから、より緩和が促進される効果がある。 [0072]まず、図9(a)に示すように、膜厚d_{sot} = 5 n m の S O I 層 3 上に、エピタキシ ャル成長によって高 G e 組成 S i G e 層 7 (膜厚 d ₁ = 4 5 n m , G e 組成 X ₁ = 0 30 .45)、低Ge組成SiGe層8(膜厚d₂ = 50nm,Ge組成x₂ = 0.25)、高Ge組成SiGe層7'(膜厚d₁ =10nm,Ge組成x₁ =0.45)を 順次作製する。これらの層を形成する際に、転位発生の臨界膜厚を超えないことが望まし い。該基板に対して表面保護のために酸化膜を形成するのが望ましい。そのためには、S iO。 等を堆積すればよいが、Siを堆積或いはエピタキシャル成長させた後に酸化し てもよい。 次いで、加熱処理を施すことによってSiGe層の埋め込み酸化膜界面近傍及び表面酸化 膜界面近傍に高Ge組成領域、中間層に低Ge組成領域が生じるようにGeを拡散させる 。 図 9 (b)は(a)に対して 1 0 5 0 における加熱処理を 2 時間行った結果を示して いる。この状態では、SiGe層8よりもGe組成の高いSiGe層9が形成され、Si G e 層 9 上 に S i 酸 化 膜 6 が 形 成 さ れ て い る 。 ま た 、 S i G e 層 9 の 埋 め 込 み 酸 化 膜 界 面 近傍及び表面酸化膜界面近傍は高Ge組成領域となっている。 次いで、SiGe層9の埋め込み酸化膜界面近傍及び表面酸化膜界面近傍の高Ge組成領 域のみが融解し、中間層の低Ge組成領域が融解しない温度で加熱処理を施す。本実施形

態においては、1200 ,窒素雰囲気中で加熱処理を行う。図9(c)に加熱処理の途 中経過を示す。SiGe層9の埋め込み酸化膜界面近傍及び表面酸化膜界面近傍が融解し て 融 解 S i G e 層 1 0 , 1 0 'となることで S i G e 層 9 の 埋 め 込 み 酸 化 膜 2 及 び 表 面 酸 化膜6との結合が切れるため、低Ge組成SiGe層9の格子歪みの緩和が促進される。

同時に、熱の効果によりGe拡散12が生じSiGe層全体のGe組成は時間の経過に伴 って均一化の方向に進む。 [0075]従って、Ge組成が融解Ge組成11を上回る領域は時間の経過と共に減少し、再結晶化 1 3 が生じる。この際、再結晶化は低 G e 組成 S i G e 層 9 の結晶性を保ちつつ進行する ため、結果として図9(d)に示す均一Ge組成・単結晶・歪み緩和SiGe層14が得 られる。 [0076] 本実施形態の条件においては、最終膜厚d = 110nm、最終Ge組成x = 0. 3 4 である。ここで、図 9 (a)の基板構造について、 S O I 上に直接高い G e 組成の S iGe層を作製することによる転位の発生を抑制するために、SOIと高Ge組成層の中 間にGe組成0.1程度のSiGe薄膜、或いは徐々にGe組成の上昇する傾斜組成層を 作 製 してもよい。また、 図 9 (c)に示す 融 解 S i G e 層 が 残 留 した 状態 において加 熱 処 理を終了した場合においても、温度の低下に伴って融解Ge組成11が上昇するため、低 G e 組 成 S i G e 層 9 の 結 晶 性 を 保 ち つ つ 再 結 晶 化 1 3 を 生 じ せ し め 単 結 晶 を 得 る こ と が 可能である。 [0077]また、本実施形態に示した手法により作製したSiGe基板に対して更に第1の実施形態 或いは第2の実施形態の手法を用いることにより、より高Ge組成,高緩和率のSiGe 基板を得ることも可能である。 本発明の効果を得ることが可能であるSiGe層の膜厚及びGe組成の範囲は、次の通り である。まず、図9(b)におけるSiGe層9の埋め込み酸化膜界面近傍のGe組成が _ 引き続き施される加熱処理の温度における融解Ge組成xm(T) を上回ることが必 要である。そのための目安として前記(11)式を満たすことが必要である。また、Si G e 層 9 の表面酸化膜界面近傍が引き続き施される加熱処理の温度において融解するため に、前記(10)式を満たすことが必要である。次に、結果として得られる図9(d)の 基板のSiGe層14が単結晶であるためには、前記(5)式及び(8)式を満たすこと が必要である。また、特に加熱処理が酸化を伴わない場合においては、歪み緩和SiGe 層14の最終膜厚は前記(13)式となる。 [0079]次に、本実施形態の変形例を、図10(a)(b)を参照して説明する。何れも図9(a)の形状に対する変形例である。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 8 & 0 \end{bmatrix}$ 図10(a)は変形例1を説明する図である。この変形例1は、図9(a)の替わりに、 膜厚d_{sot} =5nmのSOI層3上にSiGe層を複数層、Ge組成を減少させなが ら順次積層した上に、Ge組成を増加させながら順次積層したものを用いることを特徴と する。該構造はGe組成の不連続な変化による転位の発生を抑制する効果がある。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 8 & 1 \end{bmatrix}$ 本 変 形 例 1 に お い て は 、 各 S i G e 層 の 膜 厚 を 基 板 側 か ら 順 に d ₁ , d ₂ , d ₃ , d ₄ , d₅,d₆,d₇ とし、各SiGe層のGe組成を基板側から順に×₁,×₂,×₃ x_4, x_5, x_6, x_7 $b = 3 b = 4 5 n m d_2 = 2 0 n m d_3 = 2$ $0 \text{ nm}, d_4 = 35 \text{ nm}, d_5 = 20 \text{ nm}, d_6 = 20 \text{ nm}, d_7 = 10 \text{ nm},$ = 0 . 4 5 , x ₂ = 0 . 3 5 , x ₃ = 0 . 3 , x ₄ = 0 . 2 5 , x ₅ = 0 X 1 = 0.35, x - = 0.45である。これらの層を形成する際には、転位 . 3 , x ₆ 発生の臨界膜厚を超えないことが望ましい。 [0082] 該基板を本実施形態の手順の通りに加熱処理を施すと、最終的に得られる均一Ge組成・ 単結晶・歪み緩和SiGe層14の最終膜厚はd_f =175nm、最終Ge組成はx_f

= 0.34である。本変形例1において本発明の効果を得ることが可能であるためのS

20

10

30

40

(14)

iGe層の膜厚及びGe組成の範囲は、下記の通りである。 [0083]まず、図9(c)の過程において埋め込み酸化膜近傍のSiGeが融解するための目安と して前記(12)式を満たすことが必要である。また、SiGe層の表面酸化膜界面近傍 が、引き続き施される加熱処理の温度において融解するために、前記(10)式を満たす ことが必要である。次に、最終的に得られるSiGe層が単結晶であるための条件として 、前記(3)式及び(5)式を満たす必要がある。また、特に加熱処理が酸化を伴わない 場合においては、歪み緩和SiGe層14の最終膜厚は前記(13)式となる。 [0084]図 1 0 (b) は変形例 2 を説明する図である。この変形例 2 は、図 9 (a) の替わりに、 10 SOI上にGe組成を0.45から0.25まで連続的に減少させた上にGeを0.25 からまで連続的に増加させた傾斜Ge組成SiGe層9を用いることを特徴とする。この ような傾斜組成構造は、不連続なGe組成の変化による転位発生を抑制する効果がある。 [0085]該変形例に示す基板を1200 ,窒素雰囲気中にて加熱処理を行った結果得られる均一 G e 組成・単結晶・歪み緩和 S i G e 層 1 4 の最終膜厚は d f = 2 0 5 n m、最終 G e 組成は×_f = 0 . 3 4 である。これらの層を形成する際に、転位発生の臨界膜厚を超え ないことが望ましい。ここで、本変形例2において本発明の効果を得ることが可能である SiGe層の膜厚及びGe組成の範囲は、下記の通りである。 [0086]20 まず、図9(c)の過程において埋め込み酸化膜近傍のSiGeが融解するための目安と して前記(14)式を満たすことが必要である。また、SiGe層の表面酸化膜界面近傍 が、引き続き施される加熱処理の温度において融解するために、前記(10)式を満たす ことが必要である。また、最終的に得られるSiGe層が単結晶であるための条件として 、前記(5)式及び(7)式を満たす必要がある。また、特に加熱処理が酸化を伴わない 場合においては、d_f =r₂-r₁+d_{soI} である。 [0087]なお、本発明は上述した各実施形態に限定されるものではなく、本発明の要旨を逸脱しな い範囲で、種々変形して実施することができる。例えば、第1~第3のSiGe層におけ る膜厚やGe組成等の条件は仕様に応じて適宜変更可能である。具体的には、第1,第3 30 の

S

i

G

の

ら

ら

ら

の

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

ら

し

<p のGe組成は適宜変更可能である。また、再結晶化のための熱処理温度は、第1~第3の S i G e 層における G e 組成との関係を考慮し、第1,第3の S i G e 層が融解し、第2 のSiGe層が融解しない範囲で適宜定めればよい。 [0088]【発明の効果】 以上詳述したように本発明によれば、絶縁膜上にGe組成の高い第1のSiGe層とGe 組 成 の 低 い 第 2 の S i G e 層 を 積 層 し た 状 態 で 、 第 1 の S i G e 層 が 融 解 し 第 2 の S i G e 層が融解しない温度で加熱処理を施してSiGeを再結晶化することにより、SiGe 層の下地絶縁膜界面近傍における転位の発生を抑制して高品質のSiGe結晶を得ること 40 ができ、且つSiGe層の十分な格子緩和をはかることができる。 【図面の簡単な説明】 【図1】酸化濃縮法を説明するための工程断面図。 【図2】融解Ge組成の温度依存性を説明するための特性図。 【図3】第1の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す断面図とGe組 成図。 【図4】第1の実施形態の変形例を示す断面図とGe組成図。 【 図 5 】 第 2 の 実 施 形 態 に 係 わ る 歪 み 緩 和 S i G e 基 板 の 製 造 工 程 を 示 す 断 面 図 と G e 組 成図。 【図6】第2の実施形態の変形例を示す断面図とGe組成図。 50

10

20

【図7】第3の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す断面図とGe組 成図。 【図8】第3の実施形態の変形例を示す断面図とGe組成図。 【図9】第4の実施形態に係わる歪み緩和SiGe基板の製造工程を示す断面図とGe組 成図。 【図10】第4の実施形態の変形例を示す断面図とGe組成図。 【符号の説明】 1...Si基板 2 … 埋め込み酸化膜 3... S i 層 (S O I 層) 4 … 歪みSiGe層 5...緩和 S i G e 層 6...酸化膜 7... 高G e 組成S i G e 層(第1のS i G e 層) 7[']… 高 G e 組 成 S i G e 層 (第 3 の S i G e 層) 8...低Ge組成SiGe層(第2のSiGe層) 9...傾斜Ge組成SiGe層 10,10'...融解SiGe層 11...融解Ge組成 1 2 ... G e 拡散 1 3 ... 再結晶化 14… 歪み緩和 S i G e 層

(15)























【図6】









(d)







【図9】











【図10】



フロントページの続き

(72)発明者 中払 周
 神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株式会社東芝研究開発センター内
 (72)発明者 手塚 勉

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株式会社東芝研究開発センター内

F ターム(参考) 5F052 AA11 CA04 DA03 EA11 GC01 HA08 JA04 KA01

5F110 AA01 AA06 BB04 DD13 GG01 GG02 GG11 GG12 GG19 GG25 GG42 GG58 PP10 PP13