(19) 日本国特許庁(JP)

(12)特許公報(B2)

(11) 特許番号

特許第6082700号

(P6082700)

(45) 発行日 平成29年2月15日(2017.2.15)

(24) 登録日 平成29年1月27日 (2017.1.27)

J M

(51) Int.Cl.		FI			
СЗОВ	29/16	(2006.01)	СЗОВ	29/16	
HO1L	21/363	(2006.01)	HO1L	21/363	
C23C	14/08	(2006.01)	C 2 3 C	14/08	
СЗОВ	23/08	(2006.01)	СЗОВ	23/08	

	請求項の数 6	(全 11 頁)
0-000		

 (21)出願番号 (86)(22)出願日 (86)国際出願番号 (87)国際公開番号 (87)国際公開日 審査請求日 (31)優先権主張番号 (32)優先日 (33)優先権主張国 	特願2013-547166 (P2013-547166) 平成24年11月27日 (2012.11.27) PCT/JP2012/080623 W02013/080972 平成25年6月6日 (2013.6.6) 平成27年8月31日 (2015.8.31) 特願2011-260493 (P2011-260493) 平成23年11月29日 (2011.11.29) 日本国 (JP)	(73)特許権者 (72)発明者 審査官	 ^新 390005223 株式会社タムラ製作所 東京都練馬区東大泉1丁目19番43号 佐々木 公平 東京都練馬区東大泉1丁目19番43号 株式会社タムラ製作所内 今井 淳一
(出願人による申告)平成23年~平成25年度、独立 行政法人新エネルギー・産業技術総合開発機構「省エネ ルギー革新技術開発事業/挑戦研究(事前研究一体型) /超高耐圧酸化ガリウムパワーデバイスの研究開発」委 託研究、産業技術力強化法第19条の適用を受ける特許 出願			最終頁に続く

(54) 【発明の名称】Ga2O3系結晶膜の製造方法

(57)【特許請求の範囲】

【請求項1】

MBE法を用いて、エピタキシャル成長により導電性を有するGa₂O₃系結晶膜を形成 するGa₂O₃系結晶膜の製造方法であって、

G a 蒸気及び S n 蒸気を発生させ、分子線として G a ₂ O ₃ 系結晶基板の表面に供給して S n を含む G a ₂ O ₃ 系単結晶膜を成長させる工程を含み、

MBE装置のセルに充填された酸化Snを加熱することにより前記Sn蒸気を発生さ<u>せ、</u> 前記Ga₂O₃系結晶膜のキャリア濃度は1×10¹⁴~1×10²⁰/cm³である、

Ga,O,系結晶膜の製造方法。

【請求項2】

前記酸化SnはSnOっであり、

前記セルの温度を650~925 にして前記Sn蒸気を発生させる、

請求項1に記載のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。

【請求項3】

前記Ga₂O₃単結晶を0.01~100µm/hの成長速度でエピタキシャル成長さ せる、

請求項1又は2のいずれかに記載のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。

【請求項4】

前記酸化SnはSnO₂であり、

前記セルの温度を450~1080 にして前記Sn蒸気を発生させる、請求項1に記載 20

(2) のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。 【請求項5】 前記Ga,Oュ単結晶を0.01~100μm/hの成長速度でエピタキシャル成長さ せる、請求項4に記載のGa,O,系結晶膜の製造方法。 【請求項6】 前記Ga,O,単結晶を530~600 の成長温度でエピタキシャル成長させる、請 求項4に記載のGa,O3系結晶膜の製造方法。 【発明の詳細な説明】 【技術分野】 [0001]本発明は、Ga₂O₃系結晶膜の製造方法に関する。 【背景技術】 [0002]従来のGa₂O₃系結晶膜の製造方法として、サファイア基板等の結晶基板上に導電性の Ga。O。結晶膜をヘテロエピタキシャル成長により形成する方法が知られている(例えば 、特許文献1参照)。特許文献1には、MBE法を用いてGa₂O₃結晶膜を形成すること や、Ga, О₃結晶膜に導電性を付与する導電型不純物としてSnを用いることが示されて いる。 【先行技術文献】 【特許文献】 [0003]【特許文献1】特許第4083396号公報 【発明の概要】 【発明が解決しようとする課題】 [0004]

本発明の目的は、MBE法を用いて、n型導電性を高精度に制御しつつGa,О,系結晶 膜をGa。O。系結晶基板上にエピタキシャル成長させることにある。

【課題を解決するための手段】

[0005]

30 本発明の一態様は、上記目的を達成するために、[1]~[3]に記載のGa₂O₃系結 ・ 晶膜の製造方法を提供する。

[0006]

[1] M B E 法を用いて、エピタキシャル成長により導電性を有する G a 2 O 3 系結晶膜 を形成するGa,O,系結晶膜の製造方法であって、Ga蒸気及びSn蒸気を発生させ、 分子線としてGa,Oュ系結晶基板の表面に供給してSnを含むGa,Oュ系単結晶膜を 成長させる工程を含み、MBE装置のセルに充填された酸化Snを加熱することにより前 記 Sn 蒸気を発生させ、前記 Ga ₂ O ₃ 系結晶膜のキャリア濃度は 1 × 1 0 ^{1 4} ~ 1 × 1 0²⁰/cm³である、Ga₂O₃系結晶膜の製造方法。

[0007]

40 [2]前記酸化SnはSnO₂であり、前記セルの温度を650~925 にして前記S n 蒸気を発生させる、前記 [1]に記載のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。

[3]前記Ga₂O₃単結晶を0.01~100µm/hの成長速度でエピタキシャル成長 させる、前記[1]又は[2]のいずれかに記載のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。 [0009]

[4]前記酸化SnはSnO,であり、前記セルの温度を450~1080

にして前記 Sn蒸気を発生させる、前記[1]に記載のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。

[5]前記Ga2O3単結晶を0.01~100µm/hの成長速度でエピタキシャル成 長させる、前記[4]に記載のGa₂〇₃系結晶膜の製造方法。

[6]前記Ga₂O₃単結晶を530~600 の成長温度でエピタキシャル成長させる 50

10

50

40

10

20

、前記 [4] に記載のGa₂O₃系結晶膜の製造方法。

【発明の効果】

【0010】

本発明によれば、MBE法を用いて、n型導電性を高精度に制御しつつGa₂O₃系結晶 膜をGa₂O₃系結晶基板上にエピタキシャル成長させることができる。

【図面の簡単な説明】

[0011]

【図1】図1は、実施の形態に係るGa₂O₃系結晶基板及びGa₂O₃系結晶膜の垂直断面 図である。

【 図 2 】図 2 は、 G a ₂ O ₃系結晶膜の形成に用いられる M B E 装置の構成の一例を示す。 【 図 3 】図 3 は、実施例 1 に係る S n O ₂が充填された第 2 のセルの温度と G a ₂ O ₃系結 晶膜のキャリア濃度との関係を示すグラフである。

【図4】図4は、実施例1に係るSnO2が充填された第2のセルの温度とGa2O3系結 晶膜のキャリア濃度との関係を示すグラフである。

【図5】図5は、比較例に係るSiが充填された第2のセルの温度とGa₂O₃系結晶膜の キャリア濃度との関係を示すグラフである。

【図 6 】図 6 は、実施例 2 に係る S n O₂が充填された第 2 のセルの温度と G a₂O₃系結 晶膜のドナー濃度との関係を示すグラフである。

【図7】図7は、実施例2に係るSnO₂が充填された第2のセルの温度とGa₂O₃系結 晶膜のドナー濃度との関係を示すグラフである。

【発明を実施するための形態】

【0012】

〔実施の形態〕

本発明者等は、研究、調査の結果、Ga₂O₃系結晶からなる基板上に導電性のGa₂O₃ 系結晶膜をエピタキシャル成長させる場合、Ga₂O₃系結晶膜に導電性を付与する導電型 不純物の原料の種類によって、導電性が大きく影響を受け、酸化Snを用いる必要がある ことを見出した。

【0013】

Ga₂O₃系結晶膜をGa₂O₃系結晶基板上にエピタキシャル成長により形成する場合、 結晶構造が大きく異なる基板上にヘテロエピタキシャル成長により形成する場合と比較し ³⁰ て、高品質のGa₂O₃系結晶膜を得ることができる。

[0014]

本実施の形態においては、適切な導電型不純物の原料の種類や、原料の加熱温度を選択し、分子線エピタキシー(MBE; Molecular Beam Epitaxy)法を用いて、優れた導電性 を有するGa₂O₃系結晶膜をGa₂O₃系結晶基板上にエピタキシャル成長により形成する 。以下、その実施の形態の一例について詳細に説明する。

【0015】

(Ga₂O₃系結晶膜)

図 1 は、実施の形態に係る G a ₂ O ₃ 系結晶基板及び G a ₂ O ₃ 系結晶膜の垂直断面図である。

[0016]

G a 2 O 3 系結晶膜1は、MBE法を用いてG a 2 O 3 系結晶基板2上にG a 2 O 3 系単結晶 をエピタキシャル成長させることにより形成される。MBE法は、単体あるいは化合物か らなる原料をセルと呼ばれる蒸発源で加熱し、加熱により生成された蒸気を分子線として 基板表面に供給して、結晶をエピタキシャル成長させる結晶成長方法である。

【0017】

G a ₂O₃系結晶膜1は、導電型不純物としてのS n を含む n 型の - G a ₂O₃系単結晶 からなる。ここで、 - G a ₂O₃系単結晶とは、 - G a ₂O₃単結晶、及びA 1 等により G a サイトが置換された - G a ₂O₃単結晶(例えば、 - (A 1 _xG a _{1-x})₂O₃単結晶 (0 < x < 1))をいう。G a ₂O₃系結晶膜1の厚さは、例えば、10~1000 n m程

(3)

度である。

【0018】

G a ₂O₃系結晶膜 1 のキャリア濃度は、1 × 1 0¹⁴ ~ 1 × 1 0²⁰ / c m³である。この キャリア濃度は、後述するMBE装置 3 の第 2 のセル 1 3 bの成膜時の温度により制御す ることができる。第 2 のセル 1 3 b は、G a ₂O₃系結晶膜 1 に導電性を付与する不純物で ある S n の原料の S n O₂が充填されたセルである。

【0019】

G a ₂ O ₃系結晶基板 2 は、例えば、 M g 等の不純物を添加することにより高抵抗化した - G a ₂ O ₃系単結晶からなる。

【0020】

10

20

30

Ga2O3系結晶基板2は、例えば、次のような手順で作製される。まず、EFG法によ り、不純物を添加した半絶縁性 - Ga2O3単結晶インゴットを作製する。この不純物と しては、例えば、Gaサイトを置換する場合は、H、Li、Na、K、Rb、Cs、Fr 、Be、Mg、Ca、Sr、Ba、Ra、Mn、Fe、Co、Ni、Pd、Cu、Ag、 Au、Zn、Cd、Hg、T1、又はPbを用いることができる。また、酸素サイトを置 換する場合は、N、又はPを用いることができる。例えば、Mgを添加する場合は、原料 粉末にMgO粉末を混合することにより行う。Ga2O3系結晶基板2に良好な絶縁性を持 たせるためには、MgOを0.05mo1%以上添加すればよい。また、FZ法により半 絶縁性 - Ga2O3単結晶インゴットを作製してもよい。作製したインゴットを所望の面 方位が主面となるように、例えば1mm程度の厚さにスライス加工して基板化する。そし て、研削研磨工程にて300~600µm程度の厚さに加工する。

【0021】

(Ga₂O₃系結晶膜の製造方法)

図2は、Ga₂O₃系結晶膜の形成に用いられるMBE装置の構成の一例を示す。このMBE装置3は、真空槽10と、この真空槽10内に支持され、Ga₂O₃系結晶基板2を保持する基板ホルダ11と、基板ホルダ11に保持されたGa₂O₃系結晶基板2を加熱するための加熱装置12と、Ga₂O₃系結晶膜1を構成する原子の原料が充填された複数のセル13(13a、13b、13c)と、セル13を加熱するためのヒータ14(14a、14b、14c)と、真空槽10内に酸素系ガスを供給するガス供給パイプ15と、真空槽10内の空気を排出するための真空ポンプ16とを備えている。基板ホルダ11は、シャフト110を介して図示しないモータにより回転可能に構成されている。

【0022】 第1のセル13aには、Ga粉末等のGa₂O₃系結晶膜1のGa原料が充填されている 。この粉末のGaの純度は、6N以上であることが望ましい。第2のセル13bには、ド ナーとしてGa₂O₃系結晶膜1に添加されるSnの原料である酸化Sn(SnO₂又はS nO)粉末が充填されている。なお、酸化Snは粉末でなくてもよい。第3のセル13c

には、例えば、Ga₂O₃系結晶膜1が - (Al_xGa_{1-x})₂O₃単結晶からなる場合のA 1原料が充填されている。第1のセル13a、第2のセル13b、及び第3のセル13c の開口部にはシャッターが設けられている。

【0023】

まず、予め作製されたGa₂O₃系結晶基板2をMBE装置3の基板ホルダ11に取り付ける。次に、真空ポンプ16を作動させ、真空槽10内の気圧を1×10⁻⁸Pa程度まで 減圧する。そして、加熱装置12によってGa₂O₃系結晶基板2を加熱する。なお、Ga ₂O₃系結晶基板2の加熱は、加熱装置12の黒鉛ヒータ等の発熱源の輻射熱が基板ホルダ 11を介してGa₂O₃系結晶基板2に熱伝導することにより行われる。

【0024】

G a 2 O 3 系結晶基板 2 が所定の温度に加熱された後、ガス供給パイプ15から真空槽 1 0 内に例えば酸素ラジカルのような酸素系ガスを供給する。酸素系ガスのガス分圧は、例 えば、5 × 1 0⁻⁴ P a である。

【0025】

真空槽10内のガス圧が安定するのに必要な時間(例えば5分間)経過後、基板ホルダ 11を回転させながら第1のヒータ14aにより第1のセル13a、第2のセル13b、 及び必要であれば第3のセル13cを加熱し、Ga、Sn、Alを蒸発させて分子線とし てGa₂〇₃系結晶基板2の表面に照射する。

【0026】

例えば、第1のセル13aは900 に加熱され、Ga蒸気のビーム等価圧力(BEP; Beam Equivalent Pressure)は2×10⁻⁴ Paである。SnO₂が充填された第2のセル13bは650~925 に加熱され、Sn蒸気のビーム等価圧力は、第2のセル13bの温度により変化する。

[0027]

10

20

30

40

これにより、Ga₂O₃系結晶基板 2 上に - Ga₂O₃系単結晶が S n を添加されながら エピタキシャル成長し、Ga₂O₃系結晶膜 1 が形成される。

【0028】

ここで、 - G a 2 O 3 系単結晶の成長温度及び成長速度は、例えば、それぞれ700、0.01~100μm/hである。

[0029]

G a ₂O₃系結晶膜1のキャリア濃度は1×10¹⁴~1×10²⁰/cm³であり、このキャリア濃度は第2のセル13bの温度により制御される。

【 0 0 3 0 】

(実施の形態の効果)

本実施の形態によれば、MBE法を用いて、優れた導電性を有するGa₂O₃系結晶膜を Ga₂O₃系結晶基板上にエピタキシャル成長により形成することができる。形成されたG a₂O₃系結晶膜は、Ga₂O₃系発光素子やGa₂O₃系トランジスタ等の半導体素子の構成 部材として用いることができる。

[0031]

なお、本発明は、上記実施の形態に限定されず、発明の主旨を逸脱しない範囲内におい て種々変形実施が可能である。

【実施例】

【0032】

(実施例1)

SnO₂粉末が充填された第2のセル13bの温度と、Ga₂O₃系結晶膜1のキャリア濃度との関係を、実験により求めた。

【0033】

本実施例においては、Mgを0.25mol%添加した高抵抗の - Ga₂O₃単結晶からなる基板をGa₂O₃系結晶基板2として用いた。また、Ga₂O₃系結晶膜1として、 - Ga₂O₃単結晶からなる膜を形成した。Ga₂O₃系結晶基板の主面は(010)面とした。基板の面方位について特に限定されないが、Ga₂O₃系結晶基板の主面は、(100)面から50°以上90°以下の角度だけ回転させた面であることが好ましい。すなわち、Ga₂O₃系基板において主面と(100)面のなす角 (0< 90°)が50°以上であることが好ましい。(100)面から50°以上90°以下回転させた面として、例えば、(010)面、(001)面、(-201)面、(101)面、及び(310)面が存在する。

【0034】

また、Ga₂O₃系結晶膜1の成膜時における酸素系ガスのガス分圧を5×10⁻⁴Pa、 第1のセル13aの温度を900 、Ga蒸気のビーム等価圧力を2×10⁻⁴Pa、 -Ga₂O₃単結晶の成長温度を700 、 -Ga₂O₃単結晶の成長速度を0.7μm/h とした。

【0035】

そして、SnO₂が充填された第2のセル13bの温度を750~850 の範囲で変 化させて各種試料を作製し、Hall測定によりキャリア濃度を測定することで、第2の ⁵⁰

図3は、上記の条件下での測定により求めた、第2のセル13bの温度と、Ga,O3系 結晶膜1のキャリア濃度との関係を示すグラフである。図3の横軸はSnO。粉末を充填 した第2のセル13bの温度を示し、縦軸は、Ga2O3系結晶膜1のキャリア濃度を示す 。図3は、縦軸の目盛が対数で表される片対数グラフである。

[0037]

図3に示されるように、測定値は片対数グラフ上でほぼ直線を描き、第2のセル13b の温度の増加に伴ってGa₂O₃系結晶膜1のキャリア濃度が増加する。

[0038]

また、 - Ga₂O₃単結晶の成長速度をn倍(nは正の実数)にした場合、 Ga₂O₃系 結晶膜1に添加されるSnO。の濃度は1/nになり、キャリア濃度も1/nになる。そ のため、図4に示されるように、成長速度が0.01~100µm / hの場合の第2のセ ル13bの温度とGa2O3系結晶膜1のキャリア濃度との関係を、成長速度が0.7µm /hの場合の関係から求めることができる。

[0039]

ここで、0.01~100µm/hは、一般的に用いられる - Ga₂O₃単結晶の成長 速度である。成長速度を0.01µm/hとする場合、例えば、Ga原料が充填された第 1のセル13aの温度を700、酸素系ガス分圧を1×10⁻⁵Paとすればよい。また 、成長速度を100µm/hとする場合、例えば、第1のセル13aの温度を1200 、酸素系ガス分圧を1×10⁻¹Paとすればよい。

[0040]

図4には、 - G a ₂ O ₃単結晶の成長速度が0.01 μ m / h、0.7 μ m / h、10 0 µ m / h であるときの第 2 のセル 1 3 b の温度とG a 2 0 3 系結晶膜 1 のキャリア濃度と の関係をそれぞれ示す直線が描かれている。

[0041]

図4から、成長速度が0.01~100µm/hである条件下において、一般的に求め られる1×10¹⁴~1×10²⁰/cm³の範囲内のキャリア濃度を得るためには、SnO₂ 粉末が充填された第2のセル13bの温度を650~925 とすればよいことがわかる

[0042]

なお、Sn原料としてSnOを用いた場合も、SnO。を用いた場合とは第2のセル1 3 bの温度範囲は異なるものの、Ga,O3系結晶膜のn型導電性を高精度に制御すること ができた。すなわち、Sn原料として酸化Snを用いることにより、Ga₂O₃系結晶膜の n型導電性を高精度に制御することができる。

[0043]

一方、Sn原料として酸化SnではなくSnを第2のセル13bに充填してGa,O。系 結晶膜1を形成した場合、第2のセル13bの温度、 - Ga。Оョ単結晶の成長速度等の 条件にかかわらず、1×10¹⁴/cm³以上のキャリア濃度は得られなかった。 [0044]

また、導電型不純物として酸化Snの代わりにSiを第2のセル13bに充填してGa 。O₃系結晶膜1を形成した場合、原因は定かではないが、第2のセル13bの温度によっ てSi蒸気圧を制御することができず、Ga₂O₃系結晶膜1中のSi量の高精度制御は困 難であった。図5は、実験により求めた、Siが充填された第2のセル13bの温度と、 Ga。O。系結晶膜1のキャリア濃度との関係を示すグラフである。測定条件は、酸化Sn を用いた場合の条件と同じである。図5に示されるように、第2のセル13bの温度が同 じ場合であってもGa,O3系結晶膜1のキャリア濃度がばらつき、導電性が得られない場 合もある。また、Siの代わりに酸化Si(SiO、SiO。)を用いた場合も、第2の セル13bの温度によって酸化Si蒸気圧を制御することができず、さらに、酸化Siの ドープ量に依らず(数mol%程度までドーピングしても)Ga2O3系結晶膜1のn型導 10

20

30

電性は得られなかった。

【0045】

(実施例2)

SnO₂粉末が充填された第2のセル13bの温度と、Ga₂O₃系結晶膜1のドナー濃度との関係を、実験により求めた。

【0046】

本実施例においては、Siを0.05mol%添加したn型の - Ga₂O₃単結晶から なる基板をGa₂O₃系結晶基板2として用いた。また、Ga₂O₃系結晶膜1として、 -Ga₂O₃単結晶からなる膜を形成した。

【0047】

Ga₂O₃系結晶基板の主面は(010)面とした。基板の面方位について特に限定され ないが、Ga₂O₃系結晶基板の主面は、(100)面から50°以上90°以下の角度だけ 回転させた面であることが好ましい。すなわち、Ga₂O₃系基板において主面と(100) 面のなす角 (0< 90°)が50°以上であることが好ましい。(100)面か ら50°以上90°以下回転させた面として、例えば、(010)面、(001)面、(-201)面、(101)面、及び(310)面が存在する。

[0048]

G a ₂O₃系結晶膜1の成膜時における酸素系ガスのガス分圧を5×10⁻⁴ P a、第1の セル13 a の温度を900 、G a 蒸気のビーム等価圧力を2×10⁻⁴ P a、 -G a ₂ O₃単結晶の成長温度を530、570、600 、 -G a ₂O₃単結晶の成長速度を0 .7µm / hとした。

20

30

40

10

そして、SnO₂が充填された第2のセル13bの温度を585~820 の範囲で変 化させて各種試料を作製し、C-V測定によりドナー濃度を測定することで、第2のセル 13bの温度と、Ga₂O₃系結晶膜1のドナー濃度との関係を求めた。

[0050]

[0049]

図6は、上記の条件下での測定により求めた、(成長温度を530、570、600 に設定したときの)第2のセル13bの温度とGa2O3系結晶膜1のドナー濃度との関 係を示すグラフである。図6の横軸はSnO2粉末を充填した第2のセル13bの温度を 示し、縦軸は、Ga2O3系結晶膜1のドナー濃度を示す。図6は、縦軸の目盛が対数で表 される片対数グラフである。

[0051]

図6に示されるように、第2のセル13bの温度の増加に伴ってGa₂O₃系結晶膜1の ドナー濃度が増加する。ここで、成長温度を変えるとエピ膜中へ取り込まれるSnO₂の 量に変化が生じることがわかった。具体的には、成長温度を下げると取り込まれるSnO 2の量が増える傾向(成長温度依存性)が見られた。ただし、570 以下では成長温度 依存性は小さくなる。また、成長温度を570 以下にすると、SnO₂セル温度とドナ ー濃度の関係が、SnO₂の蒸気圧曲線と一致する傾きになることもわかった。なお、成 長温度を500 に下げると、エピ表面が荒れてしまい結晶品質の低い膜が成長するこ とが確認された。従って、成長温度(基板温度)を530 から600 の間、好まし くは530 から570 の間に設定することにより成長中の結晶品質を保つことがで きる。

[0052]

また、 - Ga₂O₃単結晶の成長速度をn倍(nは正の実数)にした場合、Ga₂O₃系 結晶膜1に添加されるSnO₂の濃度は1 / nになり、ドナー濃度も1 / nになる。その ため、図7に示されるように、成長速度が0.01~100μm / hの場合の第2のセル 13bの温度とGa₂O₃系結晶膜1のドナー濃度との関係を、成長速度が0.7μm / h の場合の関係から求めることができる。

[0053]

ここで、0.01~100μm/hは、一般的に用いられる -Ga₂O₃単結晶の成長 ⁵⁰

速度である。成長速度を0.01μm/hとする場合、例えば、Ga原料が充填された第 1のセル13aの温度を700 、酸素系ガス分圧を1×10⁻⁵Paとすればよい。また 、成長速度を100μm/hとする場合、例えば、第1のセル13aの温度を1200 、酸素系ガス分圧を1×10⁻¹Paとすればよい。

【0054】

図7は、 - Ga₂O₃単結晶の成長速度(成長温度を570 に設定)が0.01µ m/h、0.7µm/h、100µm/hであるときの第2のセル13bの温度とGa₂ O₃系結晶膜1のドナー濃度との関係をそれぞれ示す。

【0055】

図 7 から、成長速度が0.01~100µm/hである条件下において、一般的に求め ¹⁰ られる1×10¹⁴~1×10²⁰/cm³の範囲内のドナー濃度を得るためには、SnO₂粉 末が充填された第2のセル13bの温度を450~1080 とすればよいことがわかる

[0056]

また、本実施例においてはGa₂O₃系結晶膜1として - Ga₂O₃単結晶を用いて実験 を行ったが、A1等によりGaサイトが置換された - Ga₂O₃単結晶を用いた場合であ っても、ほぼ同様の結果が得られる。

【0057】

以上、本発明の実施の形態及び実施例を説明したが、上記に記載した実施の形態及び実施例は請求の範囲に係る発明を限定するものではない。また、実施の形態及び実施例の中 20 で説明した特徴の組合せの全てが発明の課題を解決するための手段に必須であるとは限ら ない点に留意すべきである。

【産業上の利用可能性】

【0058】

MBE法を用いて、n型導電性を高精度に制御しつつGa₂O₃系結晶膜をGa₂O₃系結晶 基板上にエピタキシャル成長させることができる。

【符号の説明】

【 0 0 5 9 】

1…Ga₂O₃系結晶膜、2…Ga₂O₃系結晶基板、3…MBE装置、13b…第2のセル



図1















【図6】

図6





フロントページの続き

(58)調査した分野(Int.Cl., DB名)

C 3 0 B 2 9 / 1 6 C 2 3 C 1 4 / 0 8 C 3 0 B 2 3 / 0 8 H 0 1 L 2 1 / 3 6 3