科学研究費助成事業

平成 2 8 年 6 月 7 日現在

研究成果報告書



機関番号: 15501
研究種目: 基盤研究(B) (一般)
研究期間: 2013 ~ 2015
課題番号: 25289088
研究課題名(和文)サファイア加工基板側壁を成長起点とした半極性{20-2-1}面GaN基板の作製
研究課題名(英文)Fabrication of semipolar {20–2–1} plane GaN substrate grown from the sidewall of patterned sapphire substrate
研究代表者
只友 一行(Tadatomo, Kazuyuki)
山口大学・理工学研究科・教授
研究者番号:1 0 3 7 9 9 2 7

交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 13,300,000円

研究成果の概要(和文):本研究では、サファイア加工基板(PSS)を使い、光デバイスやパワーデバイスに有望な、 大口径・高品質の半極性(20-2-1)自立GaN基板の成長技術の研究に取り組んだ。{20-2-1}GaNは窒化処理を施した{22-43 } PSSのc面近傍側壁から成長したが、再現性に課題が残った。{20-2-1}GaN自立基板は、{22-43}面PSSに成長した{20-21}GaN基板の裏面上に成長することで実現した。{20-2-1}GaNは、成長に伴う転位密度の低減が{20-21}GaNに比べて 速い特徴があることが新しく見出された。以上のように、半極性{20-2-1}自立GaN基板の作製技術を確立した。

研究成果の概要(英文): In this study, we have focused on the research and development of the growth of free standing large sized semipolar {20-2-1} GaN substrate, which are promising for realizing high performance optical and power devices. A {20-21} GaN was grown from a c-plane-like sapphire sidewall of {22-43} patterned sapphire substrates (PSS) by metal-organic vapor phase epitaxy (MOVPE) and hydride vapor phase epitaxy (HVPE). On the other hand, a {20-2-1} GaN was grown from a nitrided c-plane-like sapphire sidewall of {22-43} PSS by MOVPE. However, the {20-2-1} GaN was not grown on the PSS with good reproducibility. We demonstrated the thick growth of a {20-2-1} GaN on the back surface of {20-21} GaN substrate by HVPE. We found that the dark spot density in the {20-2-1} GaN layer decreased more rapidly than that in the {20-21} GaN layer as growth thickness increased.

研究分野:半導体工学

キーワード: GaN 半極性面 MOVPE HVPE 転位 サファイア基板

1.研究開始当初の背景

(1)社会的・技術的背景

InGaN 層を発光層に用いた発光ダイオード (LED:Light Emitting Diodes)の外部量子 効率が近年急速に向上し、重要な省エネ技術 として LED 照明の普及が進んでいる。しかし ながら、InGaN 系 LED には高電流注入時に外 部量子効率が低下する「効率ドループ (Droop)現象」があり、照明光源の高効率 化を妨げている。ドループ現象は、LED が極 性面(c面)を使って作製されていることが その要因の一つと考えられる[1]。即ち、極 性面では、発光層(量子井戸層)に直交する 強い内部電界が存在しているために、注入さ れた電子と正孔は空間的に分離する。この空 間的に分離した電子と正孔を近づけるため に、量子井戸層は 3 nm 程度と非常に薄く作 製される。そのため、量子井戸層内の電子(正 孔)密度が上昇し易く、In 組成ゆらぎに起因 するポテンシャルの極小の所に局在化して いる電子(正孔)のオーバーフローによる欠 陥への捕獲の増加 等がドループ現象の発現 するメカニズムと考えられる。無(半)極性 面 GaN では量子井戸層と直交する内部電界の 影響を抑えることができ、量子井戸層の厚膜 化が可能になる。この厚膜化により電子(正 孔)密度を低減でき、効率ドループの抑制が 期待される。更に、{20-2-1} 面等では In の 取り込み効率が高いので、成長温度を上げる ことができる[1]。これにより量子井戸層の 高品質化が期待される。

(2)山口大学の技術的背景

山口大学では、サファイア加工基板(PSS: Patterned Sapphire Substrate)の c 面側壁 (正確には c 面近傍側壁であるが、ここでは c 面側壁と呼ぶ)から c 面 GaN を成長させ、 様々な面方位の GaN を成長するオリジナルな 技術を持っている。例えば、{22-43}サファ イア基板の表面にストライプ状のトレンチ 構造を形成し、トレンチ構造の c 面側壁から c 面 GaN を MOVPE(Metal-organic Vapor Phase Epitaxy)により成長すると、図 1 に示すよ うに、サファイアと GaN の結晶の方位関係に より、成長した GaN の{20-21} 面は基板と平 行な面となっている。つまり、{22-43} PSS の表面には半極性{20-21}GaN が全面に成長 する[2,3]。



図 1 サファイア加工基板 (PSS)と PSS の c 面側壁から成長した GaN 結晶の方位関係

また、山口大学は HVPE (Hydride Vapor Phase Epitaxy)を使った厚膜成長技術を保 有している。したがって、これらの技術を組 み合わせることにより、自立半極性面 GaN 基 板を作製することが可能である。今までに、 *m*面、{11-22}面、{10-11}面、{20-21}面 GaN 基板を作製した実績がある。

2.研究の目的

本研究の目的は「 族窒化物半導体を使っ た高効率発光素子の研究開発であるが、効率 ドループの抑制効果が期待される無極性面 或いは半極性面 GaN に着目し、PSS の c 面側 壁を成長起点とする大口径・高品質の半極性 面 GaN 基板の研究開発を目指した。最近では、 {20-21} 面や {20-2-1} 面などの半極性面 GaN の発光デバイスへの有用性が示され [1,4]、安価で大口径・高品質 GaN 基板の開 発ニーズが高まっている。これら半極性面 GaN 基板の作製には PSS 側壁を成長起点とし た GaN 成長が有望であり、ここでは半極性 {20-2-1}GaN 基板の研究開発を具体的な研究 目的とした。

3.研究の方法

サファイアの{22-43}面と c 面の成す角 (74.64°)はGaNの{20-21}面とc面の成 す角(75.06°)に極めて近い。GaNはc軸が サファイアのc軸に完全に平行を保って成長 するので、{22-43}PSSのc面側壁を起点に成 長したGaNの{20-21}面はサファイア基板の 表面と平行になる(図1参照)。したがって、 ここでは{22-43}PSSを使った。

ストライプ状のトレンチ構造は ICP-RIE (Inductive Coupled Plasma-Reactive Ion Etching)を使って形成するので、側壁は完 全な c 面では無く、「 c 面近傍」となるが、「 c 面近傍」からもサファイアの c 軸と完全に平 行な c 軸を有する GaN が成長することは確認 している。

図 2 に{20-21}面(図中の A 等)と{20-2-1} 面(図中の B・C 等)を模式的に示す。この 図より、{20-2-1}GaN は-c面 GaN の成長によ り得られることが分る。



{22-43}PSS 上に半極性{20-2-1}GaN を成長 する実験方法を図3に示す。{22-43}PSSのc 面側壁を起点として MOVPE により-c面 GaN 薄 膜を成長し(図3(a))、テンプレートを作製 する。次に、このテンプレートを下地基板と して HVPE により GaN の厚膜成長を行い、自 立半極性{20-2-1}GaNを得る。



図 4 {20-2-1}GaN を作製する別の工程図

{20-2-1}GaN を作製する別のアプローチを 図4に示す。最初に{20-21}GaN 基板を作製し [図4 (a)(b)]、その裏面側[{20-2-1}GaN] から HVPE 厚膜成長を行い[図4(c)] 自立半 極性{20-2-1}GaN を得る。

- 4.研究成果
- (1) {22-43}面 PSS 上への{20-2-1}面 GaN 薄膜の MOVPE 成長

{22-43}PSS は、一般的なフォトリソグラフ ィ技術と ICP-RIE により作製した。表面形状 は周期6 µm、幅3 µm、深さ1 µmのスト ライプ状のトレンチ構造とした。PSS の c 面 側壁を成長起点として-c面 GaN を MOVPE によ り成長するために、通常使われる低温バッフ ァ層は使わず、図5に示すように、サーマル クリーニング (T/C) 時に NH_aを流し、c 面側 壁の窒化を行った。窒化処理条件は最適化し、 c面側壁から-c面 GaN が成長する条件を選択 した。



成長時間

図 5 {20-2-1}面 GaN を MOVPE で成長する時 のタイミングチャート

窒化処理の後に 20 分間の GaN を成長した サンプルの断面 SEM 像を図 6 に示す。 窒化処 理をしないで、通常の低温バッファ層を成長 し、高温で 20 分間 GaN を成長したサンプル の断面 SEM 像を図 6(c)に示す。図 6(b)及び (c)は基板となす角度から推定される、それ ぞれの結晶面方位を示す。窒化処理を行い、 GaN を 20 分間成長したサンプルでは、図 6(a) 及び(b)に示すように、GaN は m 面と-c 面で 囲まれていると推定される。しかしながら、 X 線回折 (XRD: X-ray Diffraction) 測定の 結果より、他の面方位の GaN も競争的に成長 していることが確認され、結晶成長の再現性 に問題があることが分った。一方、窒化処理 を行わずに成長した場合は、図 6(c)及び(d) に示すように、-c 面と{10-11}面で囲まれた 状態であった。XRD 測定の結果も、{20-21} 面からの強い回折ピークが得られた。



図 6 (a)窒化処理を行って MOVPE 成長した GaNの断面 SEM 像。(b)推定される結晶方位模 式図。(c)窒化処理をしないで低温バッファ層 を介して MOVPE 成長した GaN。(d) 推定される 結晶方位模式図。

{20-21}GaN を 3 時間成長すると、-c 面が 消失し、m面と{10-11}面から構成された表面 の連続膜が得られ、HVPE 成長の下地基板とし て十分使えるテンプレートが得られた。しか しながら、{20-2-1}GaN は他の面方位の GaN も競争的に成長していること、安定な {10-11}面が現れていないこと等が影響して いると考えられるが、表面が比較的平坦なテ ンプレートは得られなかった。

(2) {22-43}面 PSS 上への{20-2-1}面 GaN 薄膜の HVPE 成長

MOVPE 成長により連続した{20-2-1}GaN テ ンプレートが得られないので、HVPE 成長によ る直接成長を検討した。前述の{22-43}PSSを HVPE 炉内で窒化処理を行い、1040 で GaN の 厚膜成長を行った。窒化処理は HVPE 炉でも 可能であること、-c面 GaN が成長することは 確認している。NH₃流量とGaを供給するため の HCI 流量をパラメータとして成長実験を行 った。その結果の一部を図7に示す。図7(a) は HVPE 成長したサンプルの断面 SEM 像であ る。図7(b)は KOH 溶液(重量比で水と50: 50に混合し、80 で使用)で極性判定のため のエッチング処理を行った後の断面 SEM 像で ある。窒化した PSS の c 面側壁から-c 面 GaN が成長しているものの、その他の面方位の GaN も結晶成長が起こっていることが判明し た。したがって、-c 面 GaN を選択的に {22-43}PSS より成長することは、MOVPE 成長 でも HVPE 成長でも容易ではないと判断され る。



図7 (a) {22-43}PSS 上に窒化処理を行って から HVPE 成長した GaN の断面 SEM 像。(b)極 性判定のために KOH によるエッチングを行っ た後の断面 SEM 像。

(3) {22-43}面 PSS を使って作製した {20-21}面 GaN 基板の裏面からの{20-2-1}面 GaN の HVPE 成長

{20-21}GaN 基板の裏面は{20-2-1}面とな るので(図2のCの面に相当する)、 {20-21}GaN 基板の裏面からのGaN 成長を試み た。{22-43}PSSの*c*面側壁を起点とする+*c* 面 GaN の MOVPE 成長による{20-21}GaN テンプ レートの作製、HVPE 厚膜成長、PSS との分離、 研磨により、{20-21}GaN 基板を作製した。こ の自立半極性{20-21}GaN 基板の表面と裏面 にそれぞれ GaN を HVPE 成長し、結晶品質の 比較を行った。

図 8 に、{20-21}GaN 基板の表側と裏面側の それぞれに HVPE 成長を 4 時間行ったサンプ ルのカソードルミネッセンス(CL: Cathode-luminescence)像を示す。表面 [{20-21}GaN]の CL 測定による暗点密度は 5 × 10⁷ cm⁻² であるのに対して、裏面 [{20-2-1}GaN]の暗点密度は 8×10⁶ cm⁻²であ った。この結果は、{20-2-1}GaN の方が、厚 膜成長により転位密度が低減し易いことを 示している。

図 9 に CL 測定で得られた暗点密度の成長 膜厚依存性を示す。転位は転位同士の相互作 用による対消滅により減少する。対消滅によ る転位密度の低減は(1)式で近似される[5]。 図 9 の実線は式(1)を使ってフィティング したものである。r_aの値はフィッティングパ ラメータであるが、転位間の相互作用の大き さを表しており、{20-21}GaN と{20-2-1}GaN で、転位間の相互作用の大きさ、転位密度の 低減率が大きく異なることが分った。

(1)

$$o_{TD} = \frac{1}{2r_a(h - h_0)^n + \frac{1}{\rho_0}}$$

ここで、 n:転位密度、 n: GaN テンプレートの転位密度、 r_a :衝突半径 [nm]、h:成長膜厚、 h_0 :GaN テンプレートの膜厚である。



図 8 (a) {22-43} PSS 上に作製した {20-21} GaN 基板の表面側 {20-21} GaN]に 4 時間 HVPE 成長したサンプルの CL 像と(b) 裏面側 [{20-2-1} GaN] 側に 4 時間 HVPE 成長したサ ンプルの CL 像。



図9 {20-21}GaN と{20-2-1}GaN のCL の暗点 密度の成長膜厚依存性。

(4) {22-43}面 PSS 上に成長した {20-21}面 GaNのX線マイクロビームを使った評価

Spring 8 にて X 線マイクロビームを用いて、 {20-21}GaN/{22-43}PSS における微小領域の XRD 測定を行った。その結果、{20-21}GaN で はテラス上(GaN が会合する領域)において 結晶揺らぎが大きいことが確認された。この 結晶揺らぎは X 線の入射方向を[-1014]、 [-12-10]とした場合のどちらにおいても GaN 会合時に増大することが明らかとなった。

<まとめ>

{22-43}PSSの c面側壁からの GaN 成長によ リ {20-21}GaN 基板を作製し、その裏面の {20-2-1}面からの HVPE 成長により {20-2-1}GaN 基板を得る結晶成長技術を確立 した。また、{20-2-1}面は転位の低減にも有 効な面方位であることが分った。

< 引用文献 >

- [1] Y. Y. Zhao et al. Appl. Phys. Lett. 100 (2012) 201108.
- [2] 只友一行ら,応用物理 79 (2010) 59.
- [3] K. Yamane et al. Appl. Phys. Express 5 (2012) 095503.
- [4] Enya et al. Appl. Phys. Express 2 (2009) 082101.
- [5] S. K. Mathis et al. Crystal Growth 231 (2001) pp.371-390.

5.主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計 6 件)

T. Uchiyama, S. Takeuchi, S. Kamada, T. Arauchi, Y. Hashimoto, K. Yamane, <u>N.</u> <u>Okada</u>, Y. Imai, S. Kimura, <u>K. Tadatomo</u>, and <u>A. Sakai</u>, Positional dependence of defect distribution in semipolar (20-21) hydride vapor phase epitaxy-GaN films grown on (22-43) patterned sapphire substrates, Jpn. J. Appl. Phys., 査読有, Vol. 55 (2016) 05FA07/1-7.

DOI: 10.7567/JJAP.55.05FA07

Y. Hashimoto, K. Yamane, <u>N. Okada</u>, and <u>K. Tadatomo</u>, Growth of Semipolar {20-21} GaN and {20-2-1} GaN for GaN substrate, Phys Status Solidi B, 査読 有, Vol. 253 (2016) pp. 36-45. DOI: 10.1002/pssb.201552271

S. Takeuchi, T. Uchiyama, T. Arauchi, Y. Hashimoto, Y. Nakamura, K. Yamane, <u>N. Okada, K. Tadatomo</u>, and A. Sakai, Thickness and growth condition dependence of crystallinity in semipolar (20-21) GaN films grown on (22-43) patterned sapphire substrates, Phys. Status Solidi B, 査読有, Vol. 252 (2015) pp. 1142-1148.

K. Yamane, Y. Hashimoto, H. Furuya, T. Inagaki, <u>N. Okada</u>, and <u>K. Tadatomo</u>, Fabrication of free standing {20-21} GaN substrates by HVPE using SiO₂ masked GaN templates, Phys. Status Solidi C, 査読有, Vol. 11 (2014) pp. 401-404. DOI: 10.1002/pssc.201300484

Y. Hashimoto, M. Koyama, T. Inagaki, K. Yamane, <u>N. Okada</u>, <u>K. Tadatomo</u>, Evaluation of Heteroepitaxially Grown Semipolar {20-21} GaN on Patterned Sapphire Substrate, Springer, Progress in Optoelectronic Technologies, 査読 有, Vol. 306 of the series Lecture Notes in Electrical Engineering (2013) pp. 23-30.

DOI: 10.1007978-3-319-05711-8_3

[学会発表](計 12 件)

<u>K. Tadatomo</u>, Free standing GaN substrate grown on patterned sapphire substrate, PolarCoN Summer Seminar 2014, 2015 年 9 月 24 日, Bensheim, Germany.

永利 圭, サファイア加工基板上への半 極性{20-2-1}GaN の成長, 2015 年度応用 物理・物理系学会 中四国支部合同学術講 演会,2015 年 8 月 1 日,徳島大学,徳島 県徳島市

<u>只友一行</u>,HVPE による GaN 非極性基板作 製,日本学術振興会 第 162 委員会 第 94 回研究会,2015 年 7 月 24 日,主婦会館プ ラザエフ,東京都千代田区.

<u>K. Tadatomo</u>, Fabrication of semipolar free standing GaN Substrate, German-Japanese-Spanish Joint Workshop on Frontier Photonics and Electronic Materials and Devices 2015, 2015 年 7 月 13 日,京都大学芝蘭会館,京 都府京都市.

橋本健宏,HVPE 成長した半極性 { 20-21 } 面 GaN と { 20-2-1 } 面 GaN の結晶性比較, 2014 年 9 月 17 日,2014 年第 75 回応用物 理学会秋季学術講演会,北海道大学,北 海道札幌市.

Y. Hashimoto, Evaluation of Heteroepitaxially Grown Semipolar {20-21} GaN on Patterned Sapphire Substrate, International Symposium on Optomechatronic Technologies 2013 (ISOT2013), 2013 年 10 月 29 日, Jeju Island, Korea.

K. Yamane, Fabrication of freestanding {20-21} GaN substrates by HVPE and LED application, 10th International Conference on Nitride Semiconductors (ICNS-10), 2013年8月26日, Washington DC, USA.

〔その他〕

研究室のホームページ: http://device.eee.yamaguchi-u.ac.jp/

6 . 研究組織

- (1)研究代表者
 只友 一行 (TADATOMO Kazuyuki)
 山口大学・大学院理工学研究科・教授
 研究者番号:10379927
- (2)研究分担者

山田 陽一 (YAMADA Youichi) 山口大学・大学院理工学研究科・教授 研究者番号: 00251033

酒井 朗 (SAKAI Akira) 大阪大学・基礎工学研究科・教授 研究者番号:20314031

岡田 成仁 (OKADA Narihito)
 山口大学・大学院理工学研究科・助教
 研究者番号:70510684