寄 稿

名古屋工業大学・有機金属気相成長技術(大陽日酸) 寄附研究部門の研究活動

Research Activities at Metal-Organic Vapor Phase Epitaxy (TAIYO NIPPON SANSO) Funded Research Department in Nagoya Institute of Technology

江川孝志* EGAWA Takashi

名古屋工業大学・有機金属気相成長技術(大陽日酸)寄附研究部門で行われた研究成 果について報告する。量産型 MOCVD 装置(SR-4000)を用いて大口径基板上に高品質 窒化ガリウム系半導体を成長した。寄生反応を制御することにより,4インチのサファ イア基板上に優れた均一性を有する高 Al 組成の AlGaN/GaN HEMT 構造が作製できた。 また,4インチの Si 基板上に低コスト化が期待できる InGaN 量子井戸構造の LED を試 作した。これらの技術は,窒化ガリウム系半導体を用いた電子・発光デバイスの生産 技術に貢献するものと考えられる。

The results performed at Metal-Organic Vapor Phase Epitaxy (TAIYO NIPPON SANSO) Funded Research Department in Nagoya Institute of Technology are reported. High quality of GaN-based materials has been grown on large-diameter substrates using MOCVD system (SR-4000). Excellent uniformity has been obtained for the AlGaN/GaN HEMT structure with high Al content on 4-inch size sapphire substrate by controlling parasitic reaction. The InGaN quantum well LED has been grown on 4-inch size Si substrate. These technologies may contribute to manufacturing of GaN-based optoelectronic devices.

1. はじめに

GaN 系半導体材料は、大きな禁制帯幅、高い絶縁 破壊電界,大きな飽和電子速度,比較的高い電子移 動度を有することから、高温動作が可能な高耐圧・高 周波の電子デバイス及び短波長発光デバイス用材料と して注目されており、活発な研究がなされている^{1,2)}。 GaN 基板が普及していないため、ヘテロエピタキシャ ル成長(格子定数や熱膨張係数などの物性定数が大き く異なる基板上への結晶成長) 技術を用いてサファイ ア, SiC, Si 基板上に GaN 系デバイスが成長されてい る³⁾。特に, Al_xGa_{1-x}N/GaN ヘテロ構造の作製により 発現する2次元電子ガスの密度は、GaAs 系 HEMT エ ピ基板の数倍以上に達するものであり、 こうしたこと から従来 GaAs 系 HEMT では成しえなかった高効率・ 高出力 HEMT デバイスとしての応用が期待されてい る。Al_xGa_{1-x}N/GaN ヘテロ界面で発現する高い電子密 度は, ピエゾ効果と自発分極効果に起因するものと考 * 名古屋工業大学 極微デバイス機能システム研究センター 教授

えられており、 $Al_xGa_{1,x}N$ 層中の AIN モル分率を増す ことでさらに高い電子密度が得られることが実験的・ 理論的に示されている⁴⁾。すなわち、 $Al_xGa_{1,x}N/GaN$ HEMT の出力をさらに向上するには、高 Al 組成の $Al_xGa_{1,x}N/GaN$ エピ構造を作製することが有効である。 また、GaN 系電子デバイスの実用化を考えるうえで は、100 mm 径以上の大口径ウェハ上へのエピ技術が 必須になる。高 Al 組成の $Al_xGa_{1,x}N/GaN$ HEMT エピ を実現するためには、トリメチルアルミニウム (TMA) と NH_3 の寄生反応^{*1}を抑制し、大口径ウェハ全面で の均一な $Al_xGa_{1,x}N$ 成長を行うことが大きな課題とな

^{*1} TMA と NH₃は結合して TMA-NH₃の附加化合物を形成す る。TMA は室温ではダイマーを作っているが NH₃が近づく と乖離して TMA-NH₃附加化合物を形成する。この反応はエ ネルギー障壁がなく発熱反応である。TMA-NH₃同士は小さ な活性化エネルギーで遷移状態に励起されて重合して CH₄が 放出される。この反応が気相で次々と起こると粒子状物質が 形成され寄生反応として知られている。一旦,粒子が発生す ると TMA 以外の有機金属も粒子上に堆積するようになるの で気相における原料ガスが消費されてなくなってしまう。

る。

大口径 Si 基板上に高品質発光デバイスが実現でき れば、大口径 Si 基板の使用による低コスト化、Si 基 板の放熱性を活かしたデバイスの高性能化、Si 電子デ バイスと化合物半導体発光デバイスとの集積化(光電 子集積回路)等のメリットが考えられる。しかしなが ら、これまで報告されているほとんど全ての Si 基板 上の GaN 系 LED は、AIN または AlGaN/AIN 中間層を 750℃程度で成長するという二段階成長法を用いてい るため、クラックの発生及び表面モフォロジーが悪い、 動作電圧及び直列抵抗が高いなどの問題点があった。

寄生反応を制御した MOCVD 装置を用いて大口径 基板上に AlGaN/GaN HEMT 及び InGaN LED を作製 したので,そのエピ膜の特性,デバイス特性について 報告する。

2. 結晶成長及びプロセス技術

Fig. 1に示すような横型三層流方式の大型 MOCVD 装置 (大陽日酸製 SR-4000)を用いて、Al_xGa_{1-x}N/GaN HEMT 及び InGaN LED 構造を成長した。Ⅲ族原料と してトリメチルガリウム (TMG), TMA, トリメチル インジウム (TMI), V族原料として NH₃, n型ドーパ ントとして SiH₄ (10ppm 水素希釈), p型ドーパント としてシクロペンタジエニルマグネシウム (Cp₂Mg) を用いた。

AlGaN/GaN HEMT 構造では、4 インチサファイア 基板上に、約500℃にて低温 GaN 緩衝層を約25 nm 成膜した後、約1100℃の温度にてノンドープ GaN 層: 3μ m/ノンドープ Al_xGa_{1-x}N 層:7 nm/Si ドープ Al_xGa_{1-x}N 層(キャリア濃度~4×10¹⁸/cm³):15 nm/ ノンドープ Al_xGa_{1-x}N 層:3 nm を成長した。成膜後の 組成・構造評価としては、分光エリプソメータおよび X 線回折(XRD)を用いた。電気特性の評価としては、



Fig. 1 MOCVD system (SR-4000) in Nagoya Institute of Technology.

Hall 効果測定, 渦電流法による非接触シート抵抗測定 を行った。尚,本実験における $Al_xGa_{1,x}N$ 層中の AlN モル分率は,(0004)面の XRD $\omega/2\theta$ スキャンによっ て得られた値を用いている。作製したエピ基板の幾つ かについて, HEMT デバイスを試作し,その評価を行っ た。HEMT のオーミック電極としては,Ti/Al/Ni/Au (12/72/12/40 nm) 蒸着膜を用い,蒸着後,窒素雰 囲気中での熱処理(775℃,30秒間)を施した。ショッ トキー電極としては,Pd/Ti/Au(40/20/60 nm) 蒸着 膜を用いた。評価に用いた HEMT のゲート長および ゲート幅は各々 2 μ m と 15 μ m である。HEMT の素 子間分離は塩素系ガスを用いた RIE により行い,デバ イス表面の保護には SiO₂蒸着膜を用いている⁵⁾。

Si 基板上の InGaN LED では、1180℃にて AIN を 3nm, AlGaN (AlN モル分率27%) を20nm 成長し, 高融点中間層とした。この AlGaN/AIN 高融点中間層 上に AlN/GaN 多層膜, n-GaN 層を成長した。次いで 温度を下げ、活性層として Ga_{0.87}In_{0.13}N 量子井戸層 (3nm)/Ga₀₉₉In₀₀₁Nバリア層(5nm)からなる三重 量子井戸層を成長し、p-Al_{0.15}Ga_{0.85}N (20 nm)、p-GaN (0.2µm) 層を成長した⁶⁾。高温成長 (1180℃) させ た AIN/AlGaN 中間層や AIN/GaN 多層膜を用いること により, クラックのない鏡面の表面モホロジーが得ら れた⁷⁾。GaInN MQW 構造を成長した。GaInN MQW 構造の成長温度は青色 LED で740℃,緑色 LED で 700℃とした。成長後,n 電極として,AuSb/Au を n-Si 基板裏面に p 電極として Ni/Au を p-GaN 層に蒸 着しオーミック電極を形成した。また、サファイア基 板上に InGaN 量子井戸構造 LED を試作し、電流一電 圧 (I-V) 測定, 光出力測定を行い, Si 基板上の LED と 特性を比較した。X線光放出分光(XPS)法を用いて AIN/Si 界面のバンドオフセットの評価を行った。サ ファイア基板上の LED は、成長後、ドライエッチン グを用いて n-GaN 層までエッチングし、p 型とn 型 のオーミック電極を形成するため, Si 基板上の LED プロセスと比較すると複雑である。

3. サファイア上 AlGaN/GaN HEMT の実験結果

3.1 高 AI 組成 Al_xGa_{1-x}N 層の均一成長

MOCVD 法により均一な $Al_xGa_{1,x}N$ 層を成長するに は、TMA と NH_3 の寄生反応を抑制することが重要で ある。これには、MO 原料の流量を下げることと成長 圧力を下げ、気相中の分子衝突確率を引き下げるこ とが有効である⁸⁾。Fig. 2に、MO 気相比を一定とし て $Al_xGa_{1,x}N$ 層を成長した時の $Al_xGa_{1,x}N$ 層中における AIN モル分率の V/III 比依存性を示した。これより、 V/III 比10000以上とした場合には、V/III 比5000以 下の場合に比べ2倍以上 Al 収率が高くなっているこ とが分かる。これは、MO 原料の流量を下げることに より、気相反応による TMA 分子の消費が抑制された ためと推察される。Fig. 3には、ガス組成を一定とし た場合の Al_xGa_{1.x}N 層中の面内 Al 組成分布について成 長圧力の依存性を調べた結果を示した。これより、成 長圧力の低下により、面内 Al 組成分布が改善されて いることが明らかである。これは、気相中の分子密度 が低減し上流域での気相反応が抑制されたとともに、 ガス流速が向上したことによりウェハ上のガス分子密 度が均一化したためと考えられる。

Al 組成 x_{Al} の異なる AlGaN/GaN HEMT 構造の面内 Al 組成分布の測定結果を Fig. 4に示す。今回の実験 で最も高い x_{Al} =0.7のサンプルにおいても100 mm 径 ウェハ上での面内分布±0.9%以内という良好な結果 が得られた。

3.2 高 AI 組成 Al_xGa_{1-x}N HEMT の基板特性

作製した as-grown サンプルについて渦電流法を 用いたウェハ全面でのシート抵抗マッピング測定を



Fig. 2 V/III ratio dependence of AIN molar fraction.



Fig. 3 Pressure dependence of uniformity of Al content.

行った。Fig. 5は、100mm 径ウェハ上81点を測定 し得られたシート抵抗の平均値とその面内均一性を 標準偏差/平均値×100%で示した結果のAIN モ ル分率依存性である。AIN モル分率の増加に伴い、 Al_xGa_{1-x}N/GaN ヘテロ界面でのバンドオフセットが増 加し二次元電子ガスの閉じこめ効果により、シート抵 抗値は x_{AI} =0.52まで単調に低下し、 x_{AI} =0.52のサン プルにおいては約387 Ω /sq. という値を得た。しかし、 x_{AI} =0.6以上としたサンプルにおいて、シート抵抗お よびその面内分布の極端な上昇が認められるが、これ は、この組成を境界として Al_xGa_{1-x}N 層表面にクラッ クが発生したためであることを AFM による表面観察 にて確認している。シート抵抗の面内均一性はクラッ クのないサンプルにおいてはすべて5% 以下と良好で あった⁹⁾。

本実験で得られたサンプルについて Hall 効果測定 を行った結果を Fig. 6に示す。Fig. 6からシートキャ リア密度は、クラックの発生には関わらず AIN モル



Fig. 4 Uniformity of Al content in Al_xGa_{1-x}N layer.



Fig. 5 Sheet resistance and its distribution as a function of Al content.



Fig. 6 Sheet carrier concentration and electron mobility as a function of Al content.

分率の増加に伴い単調増加していた。一方,電子移動 度については、Al_xGa_{1-x}N層中のクラック発生に伴い 急激に低下するが、それ以前は AIN モル分率に大き くは依存していないことが分かる。最もシート抵抗が 低い x_{AI} =0.52のサンプルに着目すると、シートキャ リア密度は約1.75×10¹³/cm²に達し、室温での電子 移動度も約971 cm²/Vs という比較的高い値が得られ た。

3.3 高 AI 組成 Al_xGa_{1-x}N /GaN HEMT の DC 特性

作製したサンプルのうち、Al_xGa_{1-x}N層のAINモル分率0.26,0.39,0.52としたサンプルについてHEMTデバイスを試作した。試作したHEMTの典型的なI-V静特性をFig.7に示す(ゲート電圧は1.5Vから-1Vステップで印加)。図に示すように、 試作したサンプルすべてにおいて良好なピンチオフ*2特性が確認された。また、Al_xGa_{1-x}N層のAINモル分率0.52としたデバイスにおいて最大ドレイン電流密度*31033mA/mm、最大相互コンダクタンス*4228mS/mmといういずれも最大となる値を得た。また、最大ドレイン電流密度が1A/mm以上に達し、ニー電E*5は約6V程度と比較的低い値となった。



Fig. 7 I-V characteristics of AlGaN/GaN HEMTs with different Al content.

これらの値は、Mishra らが報告したゲート長 0.25 μ m あるいは0.70 μ m としたAl_{0.5}Ga_{0.5}N/GaN HEMT の値^{5,10)}と比べ殆ど遜色のないものといえる が、本研究にて試作したデバイスが2 μ m という比較 的長いゲート長を持つことを考慮すると実質的にはさ らに高い特性を示したものと考えている。また、オー ミック接触抵抗を TLM (Transmission Line Model) 法により測定したところ、約1.9 Ω mm という比較的 高い値を示した。これらの値を用いて真性最大コンダ クタンスを計算したところ、Al_{0.52}Ga_{0.48}N/GaN HEMT

^{*2} FET (電界効果トランジスタ)のゲート電圧をマイナスに バイアスしていくとゲート下の空乏層が広がって、ある電圧 のところでチャンネル (電子走行層)部分の電子が枯渇する。 チャンネル電子が枯渇してソース・ドレイン間の電流が流れ なくなった状態をピンチオフという。ピンチオフしない FET ではゲート電圧によって電流をオンオフすることができない。 *3 単位ゲート幅あたりに FET に流せる最大電流を示す。ゲー ト長さはゲートの下を流れる電流の方向で定義され、ゲート 幅は電流と垂直方向のゲートの大きさを表している。Fig.7 の縦軸はソース・ドレイン電流密度になっている。 *4 電流増幅率の大小を表す尺度で単位ゲート幅で表す。一般 にゲート長が短いほど大きくなりほぼ半比例の関係がある。

^{**5} Fig.7に示すような FET の DC 特性においてソース・ドレイン電流が最大になるときのソース・ドレイン電圧のこと。

において約402 mS/mm という極めて高い値が得られた。

4. Si 上 InGaN LED の実験結果

4.1 XPS 法による AIN/Si 界面の評価

AIN 層のバンドギャップは 6.2 eV と大きいため, n 型不純物のドーピングが困難である。従って, AIN/Si 界面に大きなバンドオフセットが発生し,動作電圧や 直列抵抗の増加を引き起こすと考えられる。Fig. 8 に XPS 法から求めた AIN/Si 界面のバンドダイヤグラム を示す¹¹⁾。伝導帯間のエネルギー差 Δ*E*_c と価電子帯間 のエネルギー差 Δ*E*_vは,それぞれ2.3±0.4 eV, 2.8± 0.4 eV と求められた。このことから,厚膜の AIN 中 間層を用いて, AIN/Si 界面を介して成長面に対して 垂直方向に電流注入を行う場合,伝導帯不連続量が 2.3 eV と非常に大きいため,動作電圧や直列抵抗が 増加するものと考えられる。

4.2 電流一電圧特性

Fig. 9に Si 基板上の InGaN LED の I-V 特性を示す。 20 mA での動作電圧は 4.1 V, 直列抵抗は 30 Ω であっ た。AlN 層の膜厚が厚い場合,動作電圧が 7~10 V 程度と非常に高く,また,サファイア基板上 LED の 動作電圧と直列抵抗は,3.3 V と 25 Ω であった。今 回,超薄膜 AlGaN/AlN 中間層を用いることにより動 作電圧が低減できた原因は 3 nm の薄膜の AlN 層を用 いることにより AlGaN/AlN/Si トンネル接合が形成さ れ,n-Si 基板から注入された電子がトンネル効果によ り活性層内に注入されたものと考えられる。

4.3 光出力特性

サファイア及び Si 基板上の InGaN 量子井戸構造



Fig. 8 Band diagram at AIN/Si interface from XPS measurement.



LED の電流 - 光出力 (I-L) 特性を Fig. 10に示す。測 定はベアチップ状態でプローバーを用いて, 試料から 10 mm 離れた所にディテクターをセットして行った。 20 mA 時の光出力として, サファイア基板上の LED で37.3µW, Si 基板上で20µW が得られた。サファ イア基板上と比較して Si 基板上での光出力が約半分 と小さい理由は, 活性層で発光した光の一部が Si 基 板で吸収されたためであると考えられる。このことか ら, Si 基板上の活性層はサファイア基板上のものと 同程度の品質であると考えられる。さらに, 活性層と Si 基板の間に半導体多層膜反射鏡 (DBR) を挿入した り, Si 基板を除去することにより, 光出力の増加が 期待できる。



Fig. 10 I-L characteristics of InGaN LEDs on sapphire and Si.

また, サファイア基板上の LED では, 注入電流が

200 mA 以上で光出力が減少する。これは、サファイ ア基板の熱伝導率が0.35 W/cmK と小さく、放熱性が 悪いためである。一方、Si 基板上では注入電流ととも に光出力が増加し、300mA においても光出力は減少 を示さない。これは、Si 基板の熱伝導率が1.5 W/cmK とサファイア基板と比較して大きいため、放熱性が優 れているためと考えられる。この結果から、Si 基板 上の LED は高出力用発光デバイスとして適している と考えられる。

5. まとめ

名古屋工業大学に設置されている有機金属気相成 長技術(大陽日酸)寄附研究部門で行われた研究成 果を中心に GaN 系半導体材料の結晶成長及び電子・ 発光デバイスについて述べた。量産型 MOCVD 装置 (SR-4000)を用いて大口径基板上に高品質窒化ガリ ウム系半導体を成長した。寄生反応を制御することに より,4インチのサファイア基板上に優れた均一性を 有する高 Al 組成の AlGaN/GaN HEMT 構造が作製で きた。また,4インチの Si 基板上に低コスト化が期待 できる InGaN 量子井戸構造の LED を試作した。これ らの技術は,窒化ガリウム系半導体を用いた電子・発 光デバイスの生産技術に貢献するものと考えられる。

今後,産学官が協力することにより,この研究分野 が更に大きく発展するものと考えられる。

謝 辞

本研究の一部は, 有機金属気相成長技術 (大陽日酸)

寄附研究部門,科学技術振興調整費(先導的研究等の 推進)及び民間との共同研究として行われたものであ り,関係各位に感謝する。

参考文献

- Egawa, T.; Zhao, G. Y.; Ishikawa, H.; Umeno, M.; Jimbo, T. *IEEE Trans Electron Devices*. 48(3), 603–608(2001).
- Nakamura, S.; Senoh, M.; Iwasa, N.; Nagahama, S. Appl. Phys. Lett. 67 (13), 1868–1870 (1995).
- 3)梅野正義,神保孝志,江川孝志.応用物理(総合報告).72
 (3),273-283 (2003).
- Ambacher, O.; Smart, J.; Shealy, J. R.; Weimann, N. G.; Chu, K.; Murpjy, M.; Schaff, W. J.; Eastman, L. F.; Dimitrov, R.; Wittmer, L.; Stutzmann, M.; Rieger, W.; Hilsenbeck, J. J. Appl. Phys. 85 (6), 3222–3232 (1999).
- 5) Arulkumaran, S. ; Miyoshi, M. ; Egawa, T. ; Ishikawa, H. ; Jimbo, T. *IEEE electron device lett.* **24** (8) , 497–499 (2003) .
- Egawa, T.; Moku, T.; Ishikawa, H.; Ohtsuka, K.; Jimbo, T. Jpn. J. Appl. Phys. 41 (6B), L663–L664 (2002).
- 7) Ishikawa, H.; Zhao, G.-Y.; Nakada, N.; Egawa, T.; Jimbo,
 T.; Umeno, M. Jpn. J. Appl. Phys. 38 (5A), L492–L494 (1999).
- 8) 高野和人,藤倉序章,飯塚和幸.信学技報.102 (118), 41-44 (2002).
- 9) 三好実人, 坂井正宏, サブラマニアム・アルルクマラン, 石川博康, 江川孝志, 神保孝志, 田中光浩, 小田修, 勝川 裕幸. 信学技報. 103 (558), 41-45 (2004).
- 10) Wu, Y.-F.; Ibbetson, J. P.; Parikh, P.; Keller, B. P.; Mishra, U. K.; Kapolnek, D. *IEEE Trans Electron Devices*. 48 (3), 586-590 (2001).
- 11) Ishikawa, H.; Zhang, B.; Egawa, T.; Jimbo, T. Jpn. J. Appl. Phys. 42 (10), 6413-6414 (2003).