招待論文

リセスゲートを用いたサファイア基板上のAlGaN/GaN HEMTの 諸特性

江川 孝志^{†a)} 石川 博康[†] 趙 廣元^{††} 神保 孝志^{†††} 梅野 正義^{†,††††}

Characteristics of Recessed Gate AlGaN/GaN HEMTs on Sapphire Substrate

Takashi EGAWA^{\dagger a)}, Hiroyasu ISHIKAWA^{\dagger}, Gangyuan ZHAO^{$\dagger\dagger$}, Takashi JIMBO^{$\dagger\dagger\dagger$}, and Masayoshi UMENO^{$\dagger,\dagger\dagger\dagger\dagger$}

あらまし サファイア基板上に有機金属気相成長 (MOCVD) 法を用いて AlGaN/GaN ヘテロ構造を成長し, 更にリセスゲートプロセスを用いて AlGaN/GaN 高電子移動度トランジスタ (HEMT) を作製した.50K 以下 の低温にてシートキャリヤ密度が一定になる 2 次元電子ガス特有の特性が観察された.8.9K において移動度 は 12000cm²/Vs,シートキャリヤ密度は 2.8×10^{12} cm⁻² であった.このような高品質の薄膜に変調ドープを 行い,リアクティブイオンエッチング (RIE) によるリセスゲートプロセスを用いて作製したゲート長 2.1μ m の AlGaN/GaN HEMT は, 25°C にて相互コンダクタンス 146mS/mm,ドレーン電流 900mA/mm の良好な特 性が得られた.350°C では,相互コンダクタンスが 62mS/mm と低下したが,良好なピンチオフ特性及び飽和 特性を示した.また,25°C 及び 350°C でのしきい値電圧の変化は 0.3V と非常に小さく,AC 動作時での顕著 な電流コラプスは観測されなかった.

キーワード AlGaN/GaN HEMT, 2次元電子ガス, リセスゲート, 高温特性, 電流コラプス

1. まえがき

GaAs系電界効果トランジスタ (FET)を凌駕する 半導体材料としてワイドギャップGaN系 FETの研究 開発が活発に行われている.ワイドギャップGaN系

- †† 名古屋工業大学・ベンチャー・ビジネス・ラボラトリー,名古屋市 Venture Business Laboratory, Nagoya Institute of Technology, Gokiso-cho, Showa-ku, Nagoya-shi, 466-8555 Japan
- ††† 名古屋工業大学・都市循環システム工学専攻,名古屋市 Department of Environmental Technology & Urban Planning, Nagoya Institute of Technology, Gokiso-cho, Showaku, Nagoya-shi, 466-8555 Japan
- †††† 名古屋工業大学・電気情報工学科,名古屋市 Department of Electrical and Computer Engineering, Nagoya Institute of Technology, Gokiso-cho, Showa-ku, Nagoya-shi, 466-8555 Japan
 - a) E-mail: gawa@mothra.elcom.nitech.ac.jp

半導体材料では、(1)バンドギャップが3.4eVと大き く (2) 破壊電界が 2×10⁶V/cm と大きく (3) 移動度 が 2000 cm²/Vs, 飽和速度が 2.7×10⁷ cm/s と比較的 高く (4) 大きな ΔEc をもつ AlGaN/GaN ヘテロ接 合の作製が可能であり, ヘテロ界面に2次元電子ガス (2DEG)が形成される.またピエゾ効果による高いシー トキャリヤ密度 (1×10¹³ cm⁻²) が得られる.したがっ て, AlGaN/GaN ヘテロ構造を利用した AlGaN/GaN 高電子移動度トランジスタ(HEMT)では、ヘテロ界 面に形成される2DEGのシートキャリヤ密度が高く, AlGaN 層へのショットキー接触の高い障壁高さによる 小さなゲートリークと優れたゲート逆方向特性等の高 温・高周波パワー素子として大きな利点を有している. このため,高温動作可能なマイクロ波帯高出力素子材 料として活発な研究・開発が行われている[1],[2].各 材料の絶縁破壊電界, 飽和電子速度, 熱伝導度, 移動 度及び誘電率などの物性値を用いて計算したジョンソ

[†] 名古屋工業大学・極微構造デバイス研究センター,名古屋市 Research Center for Micro-Structure Devices, Nagoya Institute of Technology, Gokiso-cho, Showa-ku, Nagoya-shi, 466-8555 Japan

1015.					
性能指 数 材料	ジョンソン 指数	キー指数	Baligaの 高周波指数	素子動作 温度(℃)	
Si	1	1	1	<200	
GaAs	11	0.45	16	<200	
4H-SiC	410	5.1	34	>500	
GaN	790	1.8	100	>600	

表1 性能指数及び素子動作温度の比較

Table 1 Comparison of normalized figures of merit and operating temperature for various semiconductors.

ン指数,キー指数,Baligaの高周波指数などの性能指数及び素子動作温度を表1に示す[3].表1では,比較のためにSiの性能指数で規格化してある.表1に示した性能指数,素子動作温度,基板サイズ及び価格などを考慮すると,GaN系半導体材料は高温動作用のマイクロ波帯高出力素子材料として優れていることが理解できる.GaN系FETは,携帯電話に代表されるL/S帯(1~4GHz)での移動体通信の基地局及び今後の発展が期待されるKu帯(12~18GHz)からKa帯(27~40GHz)での衛星通信などへの応用分野が考えられる.

AlGaN/GaN HEMTの高性能化には (1)2DEGの 移動度の向上と(2)寄生抵抗の軽減が必須である(1) の点において,格子不整合の大きなサファイア基板上 (サファイアと GaN の格子不整合: 13.8%) に成長し た AlGaN/GaN ヘテロ構造における 2DEG の移動度 は,格子不整合がより小さい6H-SiC基板上(6H-SiC と GaN の格子不整合: 3.4%) に成長したものより低 いという報告がある [4] (2)の点では,寄生ソース抵抗 を小さくするためにリセスゲート構造の適用が有効で ある [5],[6]. 文献 [5],[6] によればリセスゲートを用い た GaN MESFET (ゲート長: $1.3\mu m$) では相互コン ダクタンス 41mS/mm, AlGaN/GaN HEMT (ゲー ト長: 0.4µm) では45mS/mm という値が報告されて いる.しかしながら,我々はリセスゲート構造をもた ないゲート長 2.1μm の GaN MESFET で相互コンダ クタンス 33mS/mm が得られていることを考慮する と[7], 文献 [5], [6] の値は決して高いものではなく, リ セスゲートの有用性を十分発揮しているとはいいがた い.特に AlGaN/GaN HEMT では 2DEG の移動度 向上とソース抵抗の軽減により更なる高性能化が期待 できる.

また,GaN系 MESFET 及び HEMT では,暗い状 態あるいはAC で電流-電圧特性を測定すると,光照 射あるいはDC での場合と比較して,ドレーン電流が 減少する(電流コラプス)現象がある[8]~[10].電流 コラプスは,表面や結晶欠陥などのプロセス技術及 び結晶品質に起因したものであると考えられており, AlGaN/GaN HEMT などを高周波パワー素子として 利用する場合,実用上大きな障害となる.

本研究では,有機金属気相成長(MOCVD)法を用 いてサファイア基板上に高品質 AlGaN/GaN ヘテロ 構造を成長し,反応性イオンエッチング(RIE)によ るリセスゲートプロセスを用いてゲート長:2.1µmの AlGaN/GaN HEMT を作製した.試作した HEMT の相互コンダクタンスは146mS/mm,ドレーン電流 は900mA/mmであった.また,350°Cの高温におい ても,良好なピンチオフ特性及び飽和特性を保持し, しきい値電圧(V_{th})の変動が小さいことを見出した. 更に,RIEによるプラズマ損傷及び電流コラプスにつ いても報告する.

2. 実験方法

2.1 MOCVD法を用いた結晶成長

本研究で用いた試料は、常圧 MOCVD 装置を用い て2段階成長法により2インチサファイア(0001)基板 上に成長させた.III 族源としてトリメチルガリウム (TMG)、トリメチルアルミニウム(TMA)、V 族源と して高純度アンモニア(5N)、n 形ドーパントとしてモ ノシラン(SiH4,10ppm)、キャリヤガスとして水素を 使用した.図1にサファイア基板上にGaN層を成長す るときの成長温度シーケンスを示す.サファイア基板 を水素雰囲気中、1100°Cにてサーマルクリーニング を行った後、低温GaN 緩衝層を500°Cで30nm 堆積 し、1080°Cに昇温しアンドープGaN層を成長した.

サファイア基板上に高い移動度をもつ 2DEG を形 成するには,平たんで急峻⁶なヘテロ界面を有する AlGaN/GaN ヘテロ構造を成長する必要がある.そ のためには,サファイア基板上に平たんな GaN 層を 成長する必要がある.本実験では,異なる基板メーカ (A,B,C,D社)から購入した4種類のサファイア基板上 に3µmのGaN 層を成長し,サファイア基板及びGaN 層表面の平たん性を原子間力顕微鏡 (AFM)を用いて 評価した.ホール測定用のアンドープAlGaN/GaN へ テロ構造では,1080°CでアンドープGaN 層を2.5µm 成長した後,同温度にてアンドープ AlGaN 層を成長





図 2 リセスゲートプロセスによるサファイア基板上の AlGaN/GaN HEMT の断面構造図

Fig. 2 Cross-sectional structure of AlGaN/GaN HEMT grown on sapphire using recess gate process.

した . AlGaN/GaN HEMTでは , アンドープGaNを 2.5µm成長後 , アンドープAlGaNスペーサ層を10nm , Siドープn⁺-AlGaN キャリヤ供給層 (~10¹⁸ cm⁻³)を 20nm , Siドープn⁺-GaN コンタクト層 (~10¹⁹ cm⁻³) を20nm成長した . AlGaN 層の AlN モル分率は , 2結 晶 X 線回折法により AlGaN と GaN(0004) 面のピー ク差を測定し , ベガード則 (無ひずみ系の変化を仮定) から見積もった .

2.2 リセスゲート構造 AlGaN/GaN HEMT の作製

図2にリセスゲート構造 AlGaN/GaN HEMTの断 面構造図を示す.フォトリソグラフィ技術とBCl₃ガスを 用いたRIE装置(パワー:10W,圧力:3Pa)を用いてエッ

表2 各種サファイア基板及びサファイア基板上の GaN 層 の表面平たん性の比較

Table 2 Comparison of surface flatness for various sapphire substrates and GaN layers grown on sapphire substrates.

\backslash	Sapphire substrate (0001)			GaN (3 µm)/sapphire				
	Α	В	С	D	Α	В	С	D
R _a (nm)	1.69	0.21	0.11 0.20	0.20	55.95	0.35	0.74	0.27
R _{ms} (nm)	2.65	0.35	0.14 0.27	0.24	68.87	0.44	0.96	0.34
P-V (nm)	48.5	29.88	1.75 6.22	1.40	395.5	17.28	5.74	3.44

チングを行い,素子間分離を行った.この条件でのGaN 層のエッチングレートは,~6nm/minである.ドレー ン電極及びソース電極としてTi/Al(25nm/150nm) を蒸着後,窒素雰囲気中にて900°C,60秒間アニー ルを行った.次にBCl₃ガスを用いたRIE法(10W, 3Pa)によりリセスエッチングを行い,ゲート電極には Pt/Ti/Au(10nm/40nm/100nm)を用い,エッチング したドレーン・ソース間に形成した.今回作製した素 子では,RIEによる損傷を回復するための熱処理など のプロセスは行っていない.ゲート長及びゲート幅は 2.1,15µmであり,ソース及びドレーン電極の間隔は 10µmである.

アンドープAlGaN/GaN ヘテロ構造のホール効果測 定は, van der Pauw法を用いて測定した.また, RIE による損傷の実験では, GaN 層を RIE 法を用いてエッ チングした後(10W, 3Pa で 0, 5, 15, 25分)に直径 150µm のショットキーダイオードを作製して,電流-電 圧特性からその影響を調べた.AlGaN/GaN HEMT の電流-電圧特性は,半導体パラメータアナライザー とカーブトレーサを用いて測定し,容量-電圧(C-V) 特性は100kHzで測定した.

3. 実験結果及び考察

3.1 サファイア基板及び GaN 層の表面平たん性 表2に異なる4種類のサファイア基板及びその上に 成長した GaN 層表面の AFM 観察から求めた平均値 (Ra),2乗平均面粗さ(Rms)及び高低差(P-V)の値を 示す.各サファイア基板表面は,各々特長のある表面 形状をもつことが明らかになった.A社のサファイア 基板は,全体的に凹凸が大きく,更にこの上に GaN 層 の結晶成長を行うと凹凸が更に大きくなる.B社の基



図3 2次元電子ガスの移動度及びシートキャリヤ密度の 温度依存性

Fig. 3 Temperature dependence of 2DEG mobility and sheet carrier concentration.

板では,スパイク状の突起物が観察された.また,C 社のサファイア基板ではロットによっては,スパイク 状の突起物が観察された.これは,基板表面の最終仕 上げの研磨方法に依存するものと考えられる.D社の サファイア基板及びこの上に成長したGaN 層表面の Rmsは,各々0.24nm及び0.34nmと安定した平たん 性が得られたので,本研究ではこのサファイア基板上 にAlGaN/GaN ヘテロ構造を成長した.また,2イン チサファイア基板上(周辺5mmを除く)のGaN 層の 膜厚の面内均一性は,標準偏差で35nmであった.

3.2 AlGaN/GaN ヘテロ構造内の 2 次元電子 ガス

図3にホール効果測定から求めたアンドープAl-GaN/GaN ヘテロ構造のシートキャリヤ密度及びホー ル電子移動度の温度依存性を示す.100K以上の範囲 では,温度の増加とともにホール電子移動度が急激 に減少し,シートキャリヤ密度がゆるやかに上昇して いる.イオン化不純物散乱の影響が予測される100K 以下の温度では,温度変化に対しホール電子移動度, シートキャリヤ密度ともに大きく変化しない様子が観 察された.このAlGaN/GaN ヘテロ構造の300Kにお けるホール移動度は,740cm²/Vsであり,シートキャ リヤ密度は5.1×10¹²cm⁻²であった.8.9Kにおいて ホール移動度は最高値12000cm²/Vsとなり,このと きのシートキャリヤ密度は2.8×10¹²cm⁻²であった. 一般に,AlGaAs/GaAs ヘテロ構造でのシートキャリ

表 3	RIE を用いてエッチングした GaN 層上のショッ	ノト
	キー特性の比較	

 Table 3
 Comparison of characteristics for Schottky diodes on GaN layers etched by RIE.

エッチング ちョットキー 特性	0	5	15	25
n値	1.28	1.71	3.48	2.64
障 <u>壁</u> の高さ (eV)	0.96	0.87	0.82	0.84
逆方向電圧 (V) @ 0.1 mA	>60	32~36	28~36	32~38

ヤ密度は10¹⁰~10¹¹cm⁻²である.これと比較すると, AlGaN/GaN ヘテロ構造でのシートキャリヤ密度は, 約一けた大きい.このような比較的大きなシートキャ リヤ密度は,ピエゾ効果によるものと考えられている [11].本研究で得られた移動度の値は,MOCVD法を 用いてサファイア基板上に高品質なAlGaN/GaN ヘテ ロ構造が成長されており,そのヘテロ界面に2DEGが 形成されていることを示唆するものである.また,サ ファイア基板とGaN 層との格子定数差が13.8%と大 きいにもかかわらず,サファイア基板のAlGaN/GaN ヘテロ構造で12000cm²/Vsの大きな移動度が得られ たことは,注目すべきである.更に,2DEGの移動度 は,AlGaN 層のAl組成及び膜厚に依存する[12].

3.3 ショットキー特性及び RIE による損傷

表3にRIEを用いてエッチングしたGaN 層上に作 製した Pt/Ti/Au ショットキーダイオードの理想因子 (n値), 障壁の高さ及び逆方向電流 0.1mA での逆方向 電圧を示す.比較のためにエッチングを行わない場合 の結果も示す.エッチングを行わない場合と比較して, RIEを用いてエッチングを行うとn値,障壁の高さ及 び逆方向電圧は,劣化している.これは,プラズマ損 傷によるものと考えられる.更にエッチングすること により、ショットキーダイオードの特性は改善される 傾向にあるが、この原因は明らかでない.また、RIE エッチングした試料を700°Cでアニールすることによ リショットキーダイオードの特性は改善される傾向に ある.これは、アニールによる損傷の回復によるもの と考えられる.また,今回作製したリセスゲート構造 AlGaN/GaN HEMT では, RIE を用いてリセスエッ チングを行った後は,プロセスの関係上アニールなど による損傷の回復は行っていない.



図4 25°CでのAlGaN/GaN HEMTの静特性 Fig.4 I-V characteristic of AlGaN/GaN HEMT at 25°C.

3.4 AlGaN/GaN HEMTの静特性

図4にゲート電圧(V_{GS})を+1.5~-6.5Vと変化さ せて 25°C で測定したリセスゲート構造 AlGaN/GaN HEMT のドレーン電流-ドレーン電圧 $(I_{DS}-V_{DS})$ の 静特性を示す.このリセスゲート構造 AlGaN/GaN HEMT の相互コンダクタンスの最大値 (g_{mmax}) 及 900mA/mmであった.しきい値電圧(V_{th})は約-6.8V でピンチオフを示す特性を得た.また,ソース抵抗は約 6.1Ωmm であるため,この値を用いて計算した真性相 互コンダクタンス (gm0) は1335mS/mmと非常に大き な値であった.本研究で作製したリセスゲート構造 Al-GaN/GaN HEMT は2.1µm と比較的長いゲート長を もつにもかかわらず,これより短いゲート長0.4µmを もつBurm ら [6]のリセスゲート構造 $HEMT の g_{mmax}$, I_{DSmax} (それぞれ45mS/mm, 135mA/mm)より大き な値が得られている.これは高品質なAlGaN/GaNへ テロ構造によって、リセスゲート構造の効果が大きく 現れたものと考えられる.今回作製した素子では,伝送 線路法から求めた固有接触抵抗値が $1 \sim 4 \times 10^{-4} \Omega cm^2$ と大きく,またRIEによる損傷が残っていることを考 慮すると,固有接触抵抗値の低減及び損傷を回復する プロセスを導入することにより,更に素子特性が改善 できると考えられる.

C-V 法を用いてイオン化不純物濃度の深さ方向プロファイルを測定した.AlGaN/GaNヘテロ界面付近



図 5 最大相互コンダクタンス及びドレーン電流の温度依 存性



に5×10¹⁹cm⁻³の急峻なスパイク状のプロファイルが 観測された.このことからも AlGaN/GaN ヘテロ界 面に2次元電子ガスが形成されていることが明らかに なった.

3.5 高温特性

図5にgm 及び I_{DS} の温度依存性を示す.gm の温度 変化に関しては,温度が200°Cまで増加すとqmは急 激に減少し,その後温度の上昇とともに緩やかに減 少し, 25°Cで146mS/mm あったものが350°Cでは 62mS/mmとなった. I_{DS} の温度変化も g_m と同じ傾 向を示す.このような高温での qm の減少は,高温に おける 2DEG の移動度の減少が起因しているものと 考えられる.350°Cにおけるこのリセスゲート構造 AlGaN/GaN HEMT の IDS-VDS 特性を図6に示す. 前述のように gm は減少するが, 良好なピンチオフ特 性及び飽和特性を保持している.更に,350°Cで測 定した後,室温まで降温して再び特性を測定したと ころ, I_{DS} - V_{DS} 特性の再現性が確認された.これは, 高温におけるショットキー電極と AlGaN 層及びオー ミック電極と GaN 層での界面反応・劣化が起きてい ないことを示唆している.図7にVthの温度依存性を ゲート幅 15 及び 200µm の素子について GaN MES-FET の結果と併せて示す. GaN MESFET の場合の V_{th} の温度変化は, 25°C で約 –12V のものが 350°C で約-19Vと大きく負側に変化している.これに対し



図 6 350°C での AlGaN/GaN HEMT の静特性 Fig. 6 I-V characteristic of AlGaN/GaN HEMT at 350°C.

て、AlGaN/GaN HEMT では V_{th} は温度の上昇にか かわらず、約-7Vとその変化は非常に小さい.このように AlGaN/GaN HEMT での V_{th} の温度依存性が小 さいことの原因の一つは、ピエゾ電荷の影響が考えら れる.更に、AlGaN/GaN HEMT での V_{th} の温度変 化が非常に小さいことは、HEMT の特徴であり、高 温電子デバイスとしての設計及び応用という点での長 所といえる.

3.6 電流コラプス

DC 測定においてドレーン電圧を連続的に掃引した とき(hold time = 0秒)のみ,ドレーン電圧を20V 以上印加すると,低電圧領域でドレーン電流が減少す る現象(電流コラプス)が報告されている[10].また, AC(カーブトレーサ)動作で電流-電圧特性を測定す ると電流キンクは観測されないが,ドレーン電流が全 体的に減少することも報告されている[10].このよう な電流コラプスは,試料表面及び結晶欠陥などのプロ セス技術及び結晶品質に起因するものであり,RF特 性での出力低下という重大な問題を引き起こす.

図8にAC(カーブトレーサ)動作で測定した I_{DS} - V_{DS} 特性を示す.この結果と図4における V_{GS} =+1.0V でのドレーン電流を比較するとAC(カーブトレーサ) 動作においてもドレーン電流に顕著な減少は観測され なかった.また,hold time を10秒,20秒に設定し, ドレーン電圧を20V以上印加し電流-電圧測定を行っ たが,hold time=0秒の場合と同じ特性であった.更 に,白色光の照射の有無による電流-電圧特性の変化



図 7 AIGaN/GaN HEMT 及び GaN MESFET のしきい 値電圧の温度依存性





図 8 AC (カーブトレーサ)動作で測定した AlGaN/GaN HEMT の静特性

も観測されなかった.

4. む す び

サファイア 基板 上に MOCVD 法を用いて Al-GaN/GaN ヘテロ構造を成長し,更にリセスゲート プロセスにより AlGaN/GaN HEMTを作製した.温

Fig. 8 I-V characteristic of AlGaN/GaN HEMT under AC condition (curve tracer).

度を変化させて AlGaN/GaN ヘテロ構造のホール効 果測定を行ったところ,低温にてシートキャリヤ密度 が一定になる 2DEG 特有の特性が観察された.8.9K において移動度は 12000cm²/Vs であり,このときの シートキャリヤ密度は 2.8×10¹² cm⁻² であった.この ような高品質の薄膜に変調ドープを行い,リセスゲー トプロセスを用いて作製したゲート長 2.1µmの Al-GaN/GaN HEMT では,25°C にて相互コンダクタ ンス 146mS/mm,ドレーン電流 900mA/mm が得ら れた.350°Cでは,相互コンダクタンスが 62mS/mm と低下したが,良好なピンチオフ特性及び飽和特性を 示した.また,25°C 及び 350°C でのしきい値電圧の 変化は 0.3V と非常に小さい.更に,AC 動作時での顕 著な電流コラプスは観測されなかった.

謝辞 本研究の一部分は「郵政省の周波数資源開発 公募研究による研究成果」である.

文 献

- M. A. Khan, J. N. Kuznia, D. T. Olson, W. J. Schaff, J. W. Burm, and M. S. Shur, "Microwave performance of a 0.25μm gate AlGaN/GaN heterostructure field effect transistor," IEEE Electron Device Lett., vol.65, no.9, pp.1121–1123, Aug. 1994.
- [2] Y.-F. Wu, B. P. Keller, P. Fini, S. Keller, T. J. Jenkins, L. T. Kehias, S. P. Denbaars, and U. K. Mishra, "High Al-content AlGaN/GaN HEMT's for ultrahigh performance," IEEE Electron Device Lett., vol.19, no.2, pp.50– 53, Feb. 1998.
- [3] T. P. Chow and R. Tyagi, "Wide bandgap compound semiconductors for superior high-voltage unipolar power devices," IEEE Trans. Electron Devices, vol.41, no.8, pp.1481–1483, Aug. 1994.
- [4] J. M. Redwing, M. A. Tischler, J. S. Flynn, S. Elhamri, M. Ahoujja, R. S. Newrock, and W. C. Mitchel, "Twodimensional electron gas properties of AlGaN/GaN heterostructures grown on 6H-SiC and sapphire substrates," Appl. Phys. Lett., vol.69, no.7, pp.963–965, Aug. 1996.
- [5] S. C. Binari, K. Doverspike, G. Kelner, H. B. Dietrich, and A. E. Wickenden, "GaN FETs for microwave and high-temperature applications," Solid-State Electron., vol.41, no.2, pp.177–180, 1997.
- [6] J. Burm, W. J. Schaff, G. H. Matin, L. F. Eastman, H. Amano, and I. Akasaki, "Recessed gate GaN HEMTs," Solid-State Electron., vol. 41, no.2, pp.247–250, 1997.
- [7] T. Egawa, K. Nakamura, H. Ishikawa, T. Jimbo, and M. Umeno, "Characteristics of a GaN metal semiconductor field-effect transistor grown on a sapphire substrate by metalorganic chemical vapor deposition," Jpn. J. Appl. Phys., vol.38, no.4B, pp.2630–2633, April 1999.
- [8] M. A. Khan, M. S. Shur, Q. C. Chen, and J. N. Kuznia, "Current/voltage characteristic collapse in AlGaN/GaN heterostructure insulated gate field effect transistors at

high drain bias," Electron. Lett., vol.30, no.25, pp.2175–2176, Dec. 1994.

- [9] S. C. Binari, W. Kruppa, H. B. Dietrich, G. Kelner, A. E. Wickenden, and J. A. Freitas Jr., "Fabrication and characterization of GaN FETs," Solid-State Electron., vol.41, no.10, pp.1549–1554, 1997.
- [10] 国弘和明, 笠原健資, 高橋裕之, 大野泰夫, "マイクロ波帯高 出力 AlGaN/GaN HJFETs," 信学技報, ED99-46, CPM99-20, SDM99-20, May 1999.
- [11] E. T. Yu, G. J. Sullivan, P. M. Asbeck, C. D. Wang, D. Qiao, and S. S. Lau, "Measurement of piezoelectrically induced charge in GaN/AlGaN heterostructure field-effect transistors," Appl. Phys. Lett., vol.71, pp.2794–2796, Nov. 1997.
- [12] G. Y. Zhao, H. Ishikawa, T. Egawa, T. Jimbo, and M. Umeno, "High mobility AlGaN/GaN heterostructures grown on sapphire by MOCVD," Jpn. J. Appl. Phys., vol.39, no.3A, pp.155–158, March 2000.

(平成11年11月12日受付)



江川 孝志 (正員)

昭55名工大・工・電子卒.昭57同大大学 院修士課程了.同年沖電気工業(株)入社.平 3名工大大学院博士後期課程了.工博.同年 名工大助手.現在名工大極微構造デバイス研 究センター教授.ヘテロエピタキシャル成長 技術を用いたGaAs及びGaN系トランジスタ

及び発光素子の研究と教育に従事.平3電気学会電気学術振興賞 (進歩賞)及び小平記念賞,平8レーザー研究業績賞「論文賞(解 説部門)」受賞.電気学会,レーザー学会,応用物理学会各会員.



石川 博康

平5芝浦工大・工・電子卒.平10名工大大 学院博士後期課程了.博士(工学).同年名 工大極微構造デバイス研究センター助手.窒 化物半導体のヘテロエピタキシャル成長及び そのデバイスの研究と教育に従事.応用物理 学会会員.



趙 廣元

昭57内蒙古大・理・物理卒.平3中国科学 院修士課程了.平10名工大博士後期課程了. 工博.同年名工大非常勤講師.GaNの結晶成 長の研究に従事.応用物理学会会員.



神保 孝志 (正員)

昭45名大・工・電子卒.昭50同大大学院 博士課程満退.工博.名大工助手・講師,名 工大電気情報助教授・極微構造デバイス研究 センター教授を経て平9名工大都市循環シス テム工学専攻教授.半導体デバイスの研究と 教育に従事.赤外線検出器,太陽電池,レー

ザ,光電子集積回路,格子ミスマッチ系のヘテロエピタキシ等を 研究.平3電気学会電気学術振興賞(進歩賞)及び小平記念賞, 平8レーザー学会レーザー研究業績賞「論文賞(解説部門)」受 賞.電気学会,レーザー学会,応用物理学会,日本赤外線学会, 日本物理学会各会員.



梅野 正義 (正員)

昭35名工大・工・電気卒.昭37東工大大学 院修士課程了.工博.同年名大助手.昭53名 工大工学部教授.平8~10同大学副学長.現 在,名工大工学部教授,極微構造デバイス研 究センター長(併任).半導体結晶成長,太 陽電池,レーザ,人工網膜の研究と教育に従

事.昭42米沢賞,平3電気学会電気学術振興賞(進歩賞)及び小 平記念賞,平8レーザー研究業績賞「論文賞(解説部門)」受賞. 電気学会,レーザー学会,応用物理学会,日本赤外線学会,日本 物理学会,日本ME学会,可視化情報学会,IEEE各会員.