

吉嗣晃治* 松田 喬* 柳生栄治*

Thermal Analysis of GaN Device on Diamond Substrate with High Thermal Conductivity Koji Yoshitsugu, Takashi Matsuda, Eiji Yagyu

要 旨

GaN(窒化ガリウム)を用いたHEMT(High Electron Mobility Transistor)は、高出力動作が可能な高周波デバ イスとして、宇宙・防衛・通信領域で実用化が進んでいる。 一方、GaN高周波デバイスで主流となっている、SiC(シ リコンカーバイド)基板上に形成されたGaN HEMT、す なわちGaN-on-SiC HEMTでは、高出力動作時に生じる 局所的な高温発熱によって、信頼性が低下してしまう熱的 制限が問題となっている。信頼性を担保しつつ、更なる高 出力化を実現するためには、発熱部近傍から熱を面内周辺 方向へ拡散させるGaN-on-ダイヤモンド放熱構造が一つ の有効な手段である。ダイヤモンドの熱伝導率は、室温下 で1,500W/m・K超と固体物質中で最も高いため、高出力 動作中の発熱温度抑制が期待できる。 今回、多結晶ダイヤモンド基板からなるGaN-on-ダイ ヤモンド構造を用いて、定常伝熱評価を行った。基板層 厚が異なる構成で、GaN-on-ダイヤモンド上に形成した デバイスの熱抵抗は、GaN-on-SiCに対し45%、GaNon-Si(シリコン)に対し70%低いことを実験的に確認し た。一方、基板層厚を同一とした場合、例えば625µmで は、GaN-on-ダイヤモンドの熱抵抗は、GaN-on-SiC、 GaN-on-Si構成のデバイスと比べて各々60%、78%減と さらに削減できることをシミュレーションによって明らか にした。最適放熱構造を得るためには、材料に応じた各 層厚・チップ面積、及びデバイス構造の設計が重要である。 この結果は、GaN高周波デバイスの新たな展開の可能性 を示すものである。



GaN-on-ダイヤモンドHEMTの位置付け,断面構造,評価用素子の定常伝熱評価

高熱伝導率のダイヤモンド基板上に形成されたGaN HEMTは、高出力動作時の局所発熱温度を抑制することが期待できるため、真空電子 管の置き換えや既存高周波デバイスの高出力化が見込まれる。GaN-on-ダイヤモンド基板上に評価用素子を試作・評価したところ、熱抵抗を GaN-on-SiCに対し約45%低くできることを実験的に実証した。この結果から、GaN高周波デバイスの更なる高出力化が期待できると考え られる。

1. まえがき

マイクロ波レーダの探知距離拡大や、衛星通信での大容 量化に伴い、高出力・高効率の高周波デバイスの需要が 高まっている。GaN HEMTは、GaNの優れた材料物性に よって, 高い動作電圧で高い出力密度が得られることか ら、高出力な高周波デバイスに適している。図1に各種半 導体材料の適用領域を示す。現在実用化が進んでいるの は、熱的、結晶性の観点で優位性のある半絶縁性SiC基板 上に形成されたGaN-on-SiC HEMTである。しかしなが ら、出力密度は10W/mm程度に留まっており、GaNのポ テンシャルを十分に発揮できていない。その原因は、高 出力動作時で局所的に200℃以上の高温(ホットスポット) になり、デバイス特性や信頼性が低下してしまうためで ある。GaN-on-SiC HEMTの加速寿命試験を評価した先 行研究によると、製品寿命を示すMTTF(Mean Time To Failure)100万時間の耐用温度は200℃である⁽¹⁾。したがっ て、更なる高出力化の実現に向けて、熱的制限の抜本的解 決が望まれている。そこで、近年、発熱部近傍に位置する 基板をダイヤモンドに置き換えたGaN-on-ダイヤモンド 構造のコンセプトが生まれた⁽²⁾。

固体物質中で最高の熱伝導率(>1,500W/m・K)を誇る ダイヤモンドは、熱を発熱源から面内周辺方向へ拡散する ヒートスプレッダ効果を持つため、高出力動作時での局 所高温化を抑制できる(図2)。先行研究によると、GaNon-ダイヤモンドHEMTの出力密度は、GaN-on-SiCと



比較して面積当たり3倍に増加可能であることが報告されている⁽³⁾。しかし,同論文では基板材料に加えてマルチフィンガHEMTのゲート間距離,すなわちデバイスのレイアウトも変更されているため,GaN-on-ダイヤモンド 基板そのものの実力が不透明である。今回,材料の熱物性に着目し,GaN-on-ダイヤモンド基板の放熱特性について実力評価を行い,従来の異種基板上GaNと比較した。

2. van der Pauw素子の熱評価

2.1 素子構造及び実験手順

GaN-on-Si, GaN-on-SiC, GaN-on-ダイヤモンド 基板上に対し,同一構造の素子を同一プロセスで作製した。 図3(a)に素子の断面構造を示す。MOCVD(Metal Organic Chemical Vapor Deposition)法でエピタキシャル成長さ せたGaN層は,GaNキャップ層/AlGaN(窒化アルミニウ ムガリウム)障壁層/GaNチャネル層構造で構成される。Si, SiC,多結晶ダイヤモンドの基板層厚はそれぞれ625µm, 325µm,130µmである。基板層厚の違いによる影響につ いては3.3節で述べる。図3(b)に,今回試作したvan der Pauw素子の光学顕微鏡写真を示す。熱評価系の空間分解 能に対応するため,一般的なトランジスタ構造よりも大き





AIN:窒化アルミニウム



図3. van der Pauw素子

図2. ヒートスプレッド効果の比較

特集論文

い活性領域(0.4mm角)のvan der Pauw構 造を採用した。電極形成後に素子間分離工 程を経て,はんだを用いて熱容量の大きい Cu(銅)プレートに接着した。なお、ヒー トスプレッダ効果を評価するために、活性 領域に対して十分広いチップ面積(7.5×8.0 (mm))を確保した。

熱評価は,熱放射を利用した赤外線(IR) イメージングによって行い,直流通電中の 素子表面の最大温度を計測した。材料の放 射率補正と環境温度の影響を排除するため に,素子表面に黒色塗料を塗布した。

2.2 シミュレーションモデル

実験結果の再現、及び熱解析を行うため

に、CAEソフトウェアのANSYS^(注1)を用いて、3次元有 限要素法による定常伝熱解析を行った。構築したモデルの メッシュ要素は300万点で、境界条件はCuプレート裏面 の温度固定、及びそれ以外の環境に曝(さら)された最表面 を真空断熱とし、SiCやダイヤモンドの熱物性値は文献値 を参照して温度依存性を考慮した⁽⁴⁾⁽⁵⁾。また、計算コスト 短縮化のためにジオメトリを単純化し、等価熱伝導率を設 定した。

(注1) ANSYSは、ANSYS Inc.の登録商標である。

2.3 熱抵抗評価

GaN-on-Si, GaN-on-SiC, GaN-on-ダイヤモンド上 に作製したvan der Pauw素子を直流通電し,熱評価を 行った。同一発熱量と同一最大温度で分類したIR熱画像 を図4に示す。チップ領域にだけ黒色塗料が塗布されてい るため、チップ以外の領域であるプローブとCuプレート の指示温度は放射率分の誤差を内包している。この画像の 空間分解能は50µmであり、活性領域での発熱温度が観察 される。同一発熱量5.0~5.7W条件では、van der Pauw 素子の最大温度が熱物性値に準じてSi(k_{Si} : 151W/m・K, T_{max} : 57.1℃), SiC(k_{Sic} : 490W/m・K, T_{max} : 39.1℃), ダイヤモンド(k_{dia} : 1,500W/m・K, T_{max} : 30.5℃)の順 に低い。

一方,同一最大温度48.1~48.3℃条件では,投入発熱量 がGaN-on-Si(Pdiss: 4.7W),GaN-on-SiC(Pdiss: 7.7W), GaN-on-ダイヤモンド(Pdiss: 12.1W)の順に大きい。また, 素子周辺のチップ温度に着目すると,GaN-on-Siは明瞭 なホットスポットが発現しているのに対し,GaN-on-ダ イヤモンドは最大温度との差異が小さくなり全体が発熱し ている様子が観察された。以上の結果から,GaN-on-ダ イヤモンド基板の高い放熱効果,とりわけヒートスプレッ ダ効果を実験的に確認した。

素子の熱抵抗率は $\rho_{\text{th}}(\text{mm}^2\text{K}/\text{W}) = \Delta T(\text{K})/P_{\text{diss}}(\text{W}/\text{mm}^2)$ によって求められる。図5の各種マーカに複数の発熱量を



図4.通電中での各種基板上GaNデバイスのIR熱画像





素子に印加し,温度上昇⊿Tを算出した結果を示す。どの 素子も投入発熱量に対しほぼ線形に増加している。同様に 実線で示しているのは先に述べたシミュレーションモデル を使って有限要素法で計算した結果であり,実験結果をよ く再現できていることが確認された。また,Cuプレート から最表面までの素子の熱抵抗率を直線近似によって算出 した結果,図6に示すようにGaN-on-ダイヤモンドの熱抵 抗率は0.21mm²K/W となり,GaN-on-Si(0.71mm²K/W) の70%減, GaN-on-SiC(0.38mm²K/W)の45%減となっ た。ただしこの結果は, 基板層厚の差も内包した結果と なっていることに留意する必要がある。そこで, 同一のシ ミュレーションモデルを用いて素子表面及び内部の熱解析 を実施した。

3. ANSYSを用いた有限要素法熱解析

3.1 面内温度分布

素子表面の面内温度分布を図7に示す。横軸は素子の活 性領域中心からの距離に対応している。van der Pauw素 子の発熱量をそれぞれ3.4W(GaN-on-Si), 6W(GaNon-SiC), 12W(GaN-on-ダイヤモンド)としたとき,活 性領域中心の最大温度がほぼ同じ温度を示した。つまり, GaN-on-ダイヤモンドの放熱性は,GaN-on-Siの3.5倍, GaN-on-SiCの2倍高い。また,周辺温度に着目すると, 図4に示すIR熱画像と同様に,GaN-on-ダイヤモンドは GaN-on-SiやGaN-on-SiCと比較して高くなり,面内方 向に熱が広がっている様子が確認できる。HEMTのよう な横型素子の場合,チップの面内方向の放熱を最大化する ことが重要である。単一物質を熱が通過する際の熱伝導形 態での熱抵抗R_{th}は,式(1)で表される。

 $R_{\rm th} = \frac{L}{k \cdot A} \quad \dots \qquad (1)$

L, k, Aはそれぞれ伝熱距離,物質の熱伝導率,伝熱 面積である。熱抵抗を下げるためには,Lを短くするか,k, Aを大きくすればよい。したがって,GaN-on-ダイヤモ ンドは,面内方向への放熱を促進するため,熱伝導率kだ けでなく,伝熱面積Aも広がっていると予想される。

3.2 深さ温度分布

図8に発熱量6Wでの深さ方向の温度分布を示す。横 軸は素子中心部分の最表面からの距離に対応している。 GaN-on-SiやGaN-on-SiCでは基板部で大きな温度勾配 (*△T*)が生じているのに対し, GaN-on-ダイヤモンドで は僅かな温度勾配しか見られない。この温度勾配を用いて、 各層の熱抵抗を算出した結果を図9に示す。GaN-on-Si やGaN-on-SiCは全熱抵抗の過半以上を基板の熱抵抗が 占めている。一方, GaN-on-ダイヤモンドでの基板の熱 抵抗は20%程度に留まっている。このように、熱抵抗を 層単位で分離することで.熱抵抗の律速要因を特定でき る。例えば、GaN-on-Siの熱抵抗をより低くするために は、基板層厚を薄くすることが効果的である。また、詳細 メカニズムについては3.3節で述べるが、GaN-on-ダイ ヤモンドについては、逆にダイヤモンド基板を厚くするこ とで伝熱面積を大きくし、Cuプレートやはんだの熱抵抗 を低減することが効果的である。また、GaN/ダイヤモ ンド基板界面に介在するSi系誘電膜材料を、高熱伝導率の 材料系に置き換えることも同様に効果がある。これは界面



熱抵抗(Thermal Boundary Resistance: TBR)と呼ばれ, GaN-on-ダイヤモンドの技術分野では重要な研究項目と なっている。近年の先行研究例によると、AlN系の材料に置 き換えることでTBRを低減できることが報告されている⁽⁶⁾。

3.3 基板層厚依存性と実効伝熱面積

この素子構造の発熱源は、AlGaN障壁層/GaNチャネル層界面領域にあって、熱はCuプレートへと放熱されていくため、式(1)の伝熱距離Lは層厚に相当する。したがっ



図10. 熱抵抗と実効伝熱面積の基板層厚依存性

表1. 層厚に対する熱抵抗比率(括弧内は削減率)

	GaN-on-ダイヤモンド	GaN-on-SiC	GaN-on-Si
実験(IR)	1	1.8(45%)	3.4(70%)
130µm	1	1.8(45%)	2.7(63%)
350µm	1	2.4(58%)	4.0(75%)
625µm	1	2.5(60%)	4.6(78%)

て、熱抵抗は層厚が薄いと小さくなり、厚いと大きくな ると想定される。2.3節で示した実験結果は、130µm厚の GaN-on-ダイヤモンドが, 325µm厚のGaN-on-SiCや, 625µm厚のGaN-on-Siより薄い分,有利になっている可 能性がある。そこで、熱抵抗の層厚依存性を計算した結果 を図10に示す。実線は計算した熱抵抗であり、実線と重 なって記されるマーカは、実際の基板層厚でのそれぞれの 素子の熱抵抗である。熱抵抗は基板種によって全く異なる 傾向をとり、基板層厚が薄くなるにつれて熱抵抗が減少す るのはGaN-on-Siだけであり、GaN-on-SiCはほぼ横ば い、GaN-on-ダイヤモンドは逆に増加することを見いだ した。表1に示すように、同じ基板層厚でそれぞれ熱抵抗 を比較すると、ダイヤモンドの基板層厚が350µm以上に なると、熱抵抗の削減率がより顕著になることが明らかに なった。ここで、式(2)のとおり、各層の熱抵抗Rth_i, 熱伝 導率kiと伝熱距離Liに対応する層厚を用いて総和をとるこ とで、実効的な伝熱面積A eff.を求めた。

$$A_{\rm eff.} = \sum_{i=1}^{n} A_i = \sum_{i=1}^{n} \frac{L_i}{k_i R_{\rm th_i}} \qquad (2)$$

図10の破線で示すGaN-on-ダイヤモンドの実効伝熱面 積Aeff.は、GaN-on-SiやGaN-on-SiCよりも基板層厚に 対する増加率が大きい。どちらの材料でも基板層厚が厚く なるほど実効的な伝熱面積は増すが、材料によって増し方 が異なる。また、基板層厚が厚くなるほど伝熱距離Lが長 くなるので、式(1)から、材料によって熱抵抗が最小となる 基板層厚が異なる。さらに、チップ面積が狭いと、基板層 厚増加に対する伝熱面積の増加が飽和傾向を示すので、最 適放熱構造を得るためには,材料に応じた層厚に加えて, チップ面積の設計も重要となる。なお,本稿で述べていな いが,デバイス構造のレイアウト,ジオメトリも熱流束分 布と発熱面積密度に影響するため,同様に重要である。

4. む す び

定常伝熱評価及び熱解析を通して、GaN-on-ダイヤモ ンド基板の実力評価を行った。基板層厚が異なる構成で、 GaN-on-ダイヤモンド上に形成したデバイスの熱抵抗は、 GaN-on-SiCの45%、GaN-on-Siの70%削減されるこ とを実験的に確認した。基板層厚が625µmで同一とした 場合、GaN-on-ダイヤモンドの熱抵抗は、GaN-on-SiC、 GaN-on-Si構成のデバイスと比して各々60%、78%減と 更に削減できることをシミュレーションによって明らかに した。材料に応じた層厚・チップ面積、及びデバイス構造 の最適化を図ることによって、更なる熱抵抗の低減が期 待できる。これらの結果から、GaN-on-ダイヤモンドは、 高周波デバイスの高出力化に資する技術として期待できる。

この成果は,国立研究開発法人新エネルギー・産業技術 総合開発機構(NEDO)の委託業務によって得られたもの である。

参考文献

- Heying, B., et al. : Reliable GaN HEMTS for High Frequency Applications, 2010 IEEE MTT-S Int. Microwave Symp., 1218~1220 (2010)
- (2) Ejeckam, F., et al.: GaN-on-diamond: A brief history, 2014 Lester Eastman Conf. on High Performance Dev. (2014)
- (3) Altman, D., et al. : Analysis and characterization of thermal transport in GaN HEMTs on Diamond substrates, 14th Intersociety Conf. on Thermal and Thermomechanical Phenomena in Electronic Systems (2014)
- (4) Nilsson, O., et al.: Determination of the thermal diffusivity and conductivity of monocrystalline silicon carbide(300-2300K), High Temperatures-High Pressures Electronic Archive, 29, No.1, 73~79 (1997)
- (5) Wörner, E., et al.: Thermal conductivity of CVD diamond films: high-precision, temperature-resolved measurements, Diamond and Related Materials, 5, No.6~8, 688~692 (1996)
- (6) Zhou, Y., et al.: Barrier-Layer Optimization for Enhanced GaN-on-Diamond Device Cooling, ACS Appl. Mater. Interfaces, 9(39), 34416~34422 (2017)