歪み補償層を用いない In_{0.4}Ga_{0.6}As/GaAs 近接積層量子ドットの 光学的手法を用いた中間バンド状態の解析

犬飼 圭祐^A 梅田大河^A 佐藤渉^A 津田 紀生^A
 菅谷 武芳^B 五島 敬史郎^A
 ^A愛知工業大学 工学部 電気学科 電子情報工学専攻
 ^B産業技術総合研究所 太陽光発電研究センター

Intermediate-band formation by In_{0.4}Ga_{0.6}As / GaAs multi-stacked quantum dots

without strain compensation using optical method

Keisuke Inukai^A, Taiga Umeda^A, Wataru Satoh^A, Norio Tsuda^A Takeyoshi Sugaya^B, Keishiro Goshima^A, ^AAichi Institute of Technology, ^BNational Institute of Advanced Industrial Science and Technology

Quantum dots (QDs) are widely preferred for enhancing the performance of optical devices. Intermediate-band solar cells that use multi-stacked QDs can surpass the conversion efficiency of a conventional silicon cell. We carried out the optical characterization of In_{0.4}Ga_{0.6}As / GaAs multi-stacked QDs without strain compensation using the theory and experimental techniques prescribed for intermediate-band solar cells, viz., photoluminescence (PL) spectroscopy and time-resolved PL spectroscopy. The interdot spacings were not uniform, and were found to be 15 nm, 7 nm, and 3.5 nm. The results verify the formation of intermediate bands by the multi-stacked QDs. With the help of theoretical studies and experimental investigations, we carried out an in-depth study on the mechanism underlying the formation of intermediate bands by the multi-stacked QDs and the effect of different interdot spacings.

1. はじめに

現在,地球環境保護の観点から再生可能エネルギーの 普及や研究が非常に重要になってきている. 半導体太陽 電池の観点からは,太陽電池の製造コスト低減や変換効 率の向上などの課題が急務である.

現在,太陽電池は Si が主流であり,最大の理論変換効 率は 26~28%(1)で太陽光エネルギーのおよそ 7 割が損失 となっている.変換効率は半導体材料のバンドギャップ エネルギーに大きく制限されており、バンドギャップよ り低い光エネルギーは吸収されず透過してしまう. これ が変換効率の限界を決める主な要因である. Shockley-Queisser らにより、Si 単接合太陽電池の理論変換効率は約 30%程⁽²⁾とされている.この変換効率の限界を超えるため に、様々な構造の太陽電池が考案されている. 主な例と して,バンドギャップの異なる材料を組み合わせて吸収 波長を増やす多接合タンデム型太陽電池や、吸収波長を 増やす中間バンド型(3)などが挙げられる.この方法では、 伝導帯と価電子帯の間に新たにエネルギーバンド(中間 バンド)を形成するバンド構造で、単接合型では吸収でき ない低エネルギーの光を価電子帯から中間バンド, 伝導 帯へと2段階の励起によって吸収が可能になる.また中間 バンドのキャリアを熱励起によるホットキャリアによっ ても2段階励起が生じる.この中間バンド型太陽電池の 理論変換効率は集光時で 63.1%⁽³⁾以上が期待され,超高効 率太陽電池としての実用化に期待が寄せられている.

中間バンドはナノスケールの半導体である量子ドット を周期的に成長させる超格子構造によって実現される. 量子ドット間の距離がド・ブロイ波長以下であるとき,ト ンネル効果が生じ,新たにキャリアの存在できるエネル ギーバンド帯が形成される.中間バンド型太陽電池を製作 するためには,この条件を満たした積層型構造を用いる 必要がある.

製作面においては、自己組織化量子ドットの多積層 成長が有望であり研究が進められている.しかしながら 量子ドット材料で用いられる InAs と基板に使われている GaAs の格子定数は約 7%の違いがあるため、積層成長に おいてはひずみ場が蓄積され 15 層以上では不均一成長と 欠陥が増大してしまう欠点がある.そのため歪み補償層 を導入した方法が考案されている. 歪み補償を用いた積 層量子ドットに関する研究は数多く報告されている⁽⁴⁻⁰⁾. また GaAs (001) 基板上に InAs 量子ドットを成長させ、歪 み補償系の中間層材料(20nm)として GaAs 希釈窒化物混合 半導体が報告されている^(7.8).しかしながら、本稿で取り 上げている中間バンド型太陽電池の観点から重要なのは、 ドットの近接積層による積層方向でのエネルギーバンド の結合⁽⁹⁾である. 歪み補償層を用いた構造では本質的に ドット間の近接ができないため中間バンドを形成し難い デメリットが生じる.

我々は 10nm 以下の近接積層量子ドットを実現するために歪み補償層を用いない積層成長法を用いた.量子ドットを多積層化する組み合わせとして, InAs/GaAs よりも格子定数差が少ない In0.4Ga0.6As/GaAs とした.さらに, SK 成長において As2 分子線を用いた成長法によって結晶品質を保ったまま 300 層積層することを可能にした⁽¹⁰⁾.

本研究の目的は, 歪み補償を用いない近接積層構造に おける電子構造や中間バンド構造を詳しく調べることで ある. 光物性の手法を用いて中間層構造の異なる 3 試料 の光学応答から形成される中間バンド構造やメカニズム について詳細に評価した.

2. InGaAs/GaAs 近接積層量子ドット

〈2・1〉 歪み補償層を用いない積層量子ドットの成長法

我々はシリコンドープした GaAs(001) 基板上に In0.4Ga0.6As 量子ドットを成長させた. As2 の分子線は7.5 ×10⁻⁶Torr, 成長レートは1.0ML/sである. 量子ドット間の バリア層の厚みは20nm, 10nm, 7nm で成長させた. それぞ れの量子ドット間隔は, 15nm, 7nm, 3.5nm に相当する. 積 層数はバリア層20nm では20積層, その他は10層積層と した. SK 成長において As2 分子線を用いた成長法によっ て, 歪み補償層の導入無しで多重積層成長を行った^(10,11).

〈2·2〉 ドット間距離によるエネルギーパンドのシミ ュレーション

ドット間距離に対する電子・正孔の結合状態について シミュレーションを行い中間バンドの見積もりを行っ た.有効質量近似を用いたシュレディンガー方程式⁽¹²⁾を 用いて電子・ホールの結合準位・反結合準位を求めた.

$$\frac{\hbar^2}{8\pi^2} \left(\nabla \left(\frac{1}{m_e(r)} \nabla \psi(r) \right) + V(r) \psi(r) \right) = E \psi(r) \quad (1)$$

me は電子の質量, InGaAs=0.023*m*^{*}, GaAs =0.067*m*^{*}, *mh* は 正孔の質量, InGaAs=0.4*m*^{*}, GaAs=0.5*m*^{*} 各 *m*^{*}は有効質量 である.量子ドットの形状は, TEM 観察より得られた代表 的な大きさを基に計算を行った.形状はピラミッド形状 とし,量子ドットサイズは量子ドット間隔 15nm で幅 20nm,高さ 5nm,量子ドット間隔が 7nm と 3.5nm では幅 20nm,高さ 3.5nm である.積層数は 10 層として適用し 3 次元形状にて有限要素 (FEM)解析法を用いて解析した. 解析には COMSOL Multi Physicsを利用した.計算機 リソースの関係上ひずみの効果は考慮に入れていない. ドット間隔 1~20 nm に対する電子・正孔の基底準位のエ ネルギーバンドのシミュレーションを行った.その結 果,ドット間隔(d)が 10 nm 以下では電子の準位が分裂し 結合状態を形成する、d=4 nm 以下では、電子・正孔ともに

分裂し、結合状態を形成することが予想される.

〈2·3〉 評価試料

シミュレーションに基づき、中間層の異なる3 試料を

用意した. サンプル1は, バリア層 20nm (ドット間距離 d =15nm) である.

Table1. QD shape structure

Barrier layer[nm]	20	10	7
Dot height[nm]	5	3	3.5
Dot base[nm]	20	20	20
Inter dot space(d)[nm]	15	7	3.5



Fig.1. Schematic image of multi stacked QDs structure

電子・正孔とも中間バンドを形成しない(d=15 nm). サンプル2はバリア層10nm(ドット間距離 d=7nm)であ る.理論計算より電子のみ結合し中間バンドが形成して いると推測される.

サンプル3はバリア層7nm(ドット間距離d=3.5nm)で あり、電子・正孔とも結合して両方に中間バンド形成さ れていると考えられる.Fig.1は積層量子ドットの構造図 で,Table.1はTEM観察から各試料の代表的なサイズを示 している.

〈2・4〉実験手法

ホトルミネッセンス(PhotoLuminescence, PL)測定の実験 系 を Fig2(a)に示す. 試料の励起を行う励起レーザ(785 nm),光軸ミラー, ND フィルタ, 分光器, 検出器, ロックイ ンアンプ,PC で構成した. また, 試料は, 温度変化を行う ためクライオスタット内にある.

励起レーザはミラーを介して ND フィルタで強度を適切に調整,サンプルを励起し,再結合光を検出したい任意の波長のみをフィルタと分光器で選択し,検出器で検出した信号をロックインアンプでノイズを取り除いた信号を PL で処理する.温度変化をクライオスタットで10~200 K まで 10 K ごとに変化させた. TCSPC(Time Correlated Single Photon Counting)法の測定の実験系をFig.2(b)に示す.励起レーザ,光軸ミラー,ND フィルタ,ロングパスフィルタ,分光器,検出器,TCSPC ユニットで構成した.TCSPC 法よりキャリア寿命の温度依存性を算出した.励起は 875 nm,パルス幅 100 ps,繰り返しレート

50 MHz のピコ秒パルスレーザで,励起強度は 1µW 以下の弱励起条件のもと,量子ドット基底準位での発光再結合の寿命を求めた.



Cryogenic Lens Monochrometer Lens

Refrigerator(10K~200K)

Fig.2(b) Time Correlated Single Photon Counting setup

Single Photon Count

Avalanche Photodio

3. 偏光 PL 特性

積層方向でドット間の結合効果の有無について, (1-10) 面の断面の PL 特性を測定した. Fig. 3~5 に規格化した PL スペクトル結果を示す.なお, (100) および (110) 方向の PL の偏光をそれぞれ TE, TM と定義した. Fig.3 は d=15 nm の試料の結果, Fig.4 は d=7 nm の試料の結果, Fig.5 は d=3.5 nm の試料の結果である. TE,TM の強度差について 着目すると, d=15 nm では TM の強度は TE の強度の 3 割 程度になっており, 強度に大きな差が生じていることが 分かる. d=7 nm では TE と TM の強度差がほとんど見ら れなかった.

d=3.5 nm の結果では TM の強度は TE の強度の差はみ られるがその差は小さく 7 割程である.これらの結果か ら、へき開面のスペクトルは量子ドットの発光であり、 波動関数の面内分布が反映されたものと考えられる.量 子ドットの形状はピラミッド型ではあるが各試料のサイ ズは Table.1 に示したように横方向に扁平な形状である. d=15 nm のサンプルの TE 偏光が大きかった点については、 ドット内の波動関数の広がりがドット形状に依存して横 方向に扁平であることに起因している.一方、 d=7 nm で はトンネル効果により量子ドット内の電子の波動関数が 積層方向に染み出したことにより縦方向にも拡張したと 考えられる⁽¹³⁾.よって電子はトンネル効果によりバリア 層を移動していると考えられる.同様の傾向は d=3.5 nm にも見られている. TE の発光強度が若干強いが,d=15 nm の結果と比較すると強度差は小さい.



Fig.3 Polarized PL spectrum of the d=15nm sample



Fig.4 Polarized PL spectrum of the d=7nm sample



Fig.5 Polarized PL spectrum of the d=3.5nm sample

これより d=7 nm, 3.5 nm の試料は積層方向で結合効果が 生じて電子の波動関数が染み出していると考えられる. d=15 nmの試料では、ドット形状に強く依存していること から結合効果は生じていないものと考えられる.

4. キャリア寿命の温度依存性

ドット間距離の違いによる励起キャリアの遷移について 調べた. Fig.6 に各試料のキャリア寿命の温度特性の結果 を示す. 各サンプルの発光減衰カーブのフィッティング から発光寿命を算出した. d=3.5 nm については他サンプルと比べ,温度上昇による発光減少が著しいため,発光寿命が観測できる 100K までの測定結果とした.



Fig.6 Decay time temperature dependence.

極低温度領域(<40K)におけるキャリア寿命に注目する.d=15nm,d=7nmでは、ほぼ同じキャリア寿命に対して d=3.5nmは長いキャリア寿命を示している.この領域では 熱励起の影響は非常に少ないと考えられ、電子一正孔の 波動関数の重なりの違いによるものと推測される.特に d=3.5nmでは結合効果による波動関数の広がりが電子と 正孔で大きく差が生じており、電子の波動関数は正孔よ り大幅に広がると考えられる.その結果、波動関数の重な りが減少し遷移確率が減少するため寿命が延びていると 考えられる.

各試料の温度依存性について考察する, d=15 nm は温度 増加につれ寿命が増加傾向を示した.この 40K 以上で寿 命が増加傾向については,熱エネルギーによって QD 内 の活性化されたキャリアが GaAs 層に移動し再び QD にト ラップされる過程が繰り返されるようになる.その結果 に寿命が大幅に延びるもの考えられる.

一方、d=7 nm、d=3.5nm では,温度上昇によらず寿命が おおよそ一定である.この温度に依存せずおおよそ一定 であることは、電子・正孔が積層方向で結合し、閉じ込め 次元が3次元閉じ込めから2次元閉じ込め構造に変化し たためと考えられる.この結果は量子細線の寿命の結果 (¹⁵⁾とも類似している.これよりd=7 nm,3.5 nm でのキャリ アは積層方向で結合したドット内を移動していることが 推測される.これらの結果より、ドット間距離が短くな ると結合効果によってキャリアの振る舞いが大きく変化 することが確認できた.

しかしながら,波動関数の重なりは発光寿命に大きく 影響するので歪み補償層無しの近接接合における電子・ 正孔の波動関数の状態をより詳しく検討する必要がある.

5. まとめ

本稿では、中間バンド型太陽電池の実現化を目指して 歪補償を用いない近接接合積層量子ドットを製作した. その積層ドット間隔に着目し、電子構造や中間バンドの 形成,キャリアの振る舞いについて光学的評価から推定 を行った. 偏光 PL 結果より, d=15nm のサンプルにおい ては偏光依存性が強く表れたのに対して d=7 nm, 3.5 nm で は, 偏光依存性は低く, 電子の波動関数が染み出してい る証拠得た.キャリア寿命の温度特性から,d=15 nm のサン プルでは温度上昇と共に発光寿命が増加するのに対して, d=7nm, d=3.5nm のサンプルではキャリア寿命が温度に対 して影響されず,バンドの閉じ込め構造の変化に起因す るものと考えられる.これらの3つの結果より, 歪み補償 を用いない積層構造においては量子ドット間距離が10nm 以下の場合では、結合効果による中間バンドが形成され ていることが明らかとなった.これは理論計算とも比較 的良い一致していることが分かった. 今後は、結合状態に おける電子・正孔の波動関数の状態をより詳しく検討す る必要がある.

文 献

- M.A Green," Third Generation Photovoltaics" Springer, pp21-58 (2006)
 William Shockley, Hans J.Queisser: "Detailed Balance Limit of Efficiency of p-n Junction Solar Cells" J. Appl. Phys 32, 3, 510-519 (1961)
- (3) A.Luque, and A.Marti : "Increasing the Efficiency of Ideal Solar Cells by Photon Induced Transitions at Intermediate Levels" Phy.Rev.Lett, vol.78,26, 5014-5017 (1997)
- (4) K. Akahane, N. Ohtani, Y. Okada and M. Kawabe: "Fabrication of ultrahigh density InAs-stacked quantum dots by straincontrolled growth on InP(311) B substrate," J. Cryst. Growth, 245, pp.31-36(2002)
- (5) Y.D.jang, T.J.Badcook, D.J.vMowbray, M.S.Skolnick, J.park, D.Lee, H.Y.Liu, M.J.Steer, and M.Hopkison;" Carrier lifetimes in type-2 InAs quantum dots capped with a GaAsSbstrain reducing layer" Appl.Phys.Lett. 92, 251905 (2008)
- (6) EAntolion, A. Marti, C. D. Farmer, P.G.Linares, E.Hernandez, A.M.Sanchez, T.Ben S.I.Molina, C.R.Stanley, and A.Luque; "Reducing carrier escape in the InAs/GaAs quantum dot intermediate band solar cell" J.Appl.Phys. 108,064513 (2010)
- (7) R.Oshima, A.takata, S.Yagi. K.Akahane, R.Takami, and K. Miyano; "Highdensity quantum dot superlattice for application to high-efficiency solar cell", physica status solidi (c), 8, 619 (2011)
- (8) Y. Okada, R. Oshima and A. Takata: "Characteristics of InAs/GaNAs straincompensated quantum dot solar cell," J.App. Phys., 106, 024306. (2009)
- (9) Qianghua.Xie, Anupam, Madhukar, Ping.Chen, Nobuhiko, P. Kobayashi: "Vertically Self-Organized InAs Quantum Box Islands on GaAs(100)", Phys. Rev. Lett.75,2542 (1995).
- (10) T Sugaya, O.Numakami, S.Furue, H.Komaki, T.Amano, K.Matsubara, Y.Okano,S.Niki,"Tunnel current through a miniband in InGaAs quantum dots uperlattice solar cells", SolarEnergyMaterials&SolarCells, 95,2920-2923.(2011).
- (11) Takeyoshi Sugaya, Takeru Amano, Masahiko Mori, Shigeru Niki and Michio Kondo:"Highly Stacked and High-Quality Quantum Dots Fabricated by Intermittent Deposition of InGaAs", Jpn.J.Appl.Phys., 49, 030211 (2010)
- (12) R.Melnik, M Willatzen: "Bandstructures of conial quantum dots with wettinglayers", Nanotechnology, 15, 1, -8(2004)
- (13) .Nakatani,T.Kita, .Kojima, .Wada,A.kahane,et,al;. ."Photoluminescence dynamics of coupled quantum dots", Journal of Luminescence, 128, 975-977 (2008)