(19) 日本国特許庁(JP)

(12)特許公報(B2)

(11) 特許番号

特許第5737111号

(P5737111)

(45) 発行日 平成27年6月17日(2015.6.17)

- (24) 登録日 平成27年5月1日 (2015.5.1)
- (51) Int.Cl. F I HO1L 33/32 (2010.01) HO1L 33/00 186

請求項の数 10 (全 21 頁)

(21) 出願番号 (22) 出願日 (65) 公開番号	特願2011-212298 (P2011-212298) 平成23年9月28日 (2011.9.28) 特開2012-216751 (P2012-216751A)	(73)特許権者	f 000241463 豊田合成株式会社 愛知県清須市春日長畑1番地	
(43) 公開日 審査請求日	平成24年11月8日 (2012.11.8) 平成25年9月18日 (2013.9.18)	(74)代理人	100087723 弁理士 藤谷 修	
(31) 優先権主張番号 (29) 優先中	特願2011-74727 (P2011-74727)	(72)発明者	豊田 優介	曲田公式批
(32) 優先日 (33) 優先権主張国	午成23年3月30日(2011.3.30) 日本国(JP)		夏知泉有須申春口長加1番地 式会社内	豆山口风你
		(72)発明者	奥野 浩司 愛知県清須市春日長畑1番地 引 式会社内	豊田合成株
		(72) 発明者	西島 和樹 愛知県清須市春日長畑1番地 引 式会社内	豊田合成株
			最終頁に続く	

(54) 【発明の名称】 111族窒化物半導体発光素子

(57)【特許請求の範囲】

【請求項1】

各層がIII 族窒化物半導体から成り、n型層側クラッド層、Al_x Ga_{1-x} N (0 < x < 1)層を障壁層とする多重量子構造を有した発光層、p型層側クラッド層を少なくとも 有するIII 族窒化物半導体発光素子において、

前記発光層は、AlGaNから成る第1層と、<u>該第1層上に接合して成長された</u>InG aNから成る井戸層と、<u>該井戸層上に接合して成長された</u>GaN層と、<u>該GaN層上に接</u> 合して成長され、前記第1層に対してAl組成比の異なるAlGaNから成る第2層とを 1周期とする周期構造を有し、

前記第1層を前記障壁層とし、

10

20

前記発光層は、前記n型層側クラッド層から前記p型層側クラッド層の方向の厚さ方向 に沿って、3区分の第1区分、第2区分、第3区分に分ける時、前記第1区分における前 記障壁層のA1組成比の平均をx、前記第2区分における前記障壁層のA1組成比の平均 をy、前記第3区分における前記障壁層のA1組成比の平均をzとする時、z < y < xを 満たし、前記第2層のA1組成比と厚さは、前記周期構造の全体に渡って一定として、前 記発光層の厚さ方向の全範囲において電子密度を均一化させるように、それぞれの前記障 壁層のA1組成比を設定したことを特徴とするIII 族窒化物半導体発光素子。 【請求項2】

前記第1区分と前記第3区分における前記障壁層の層数を等しくし、 x + z = 2 y を満たすように、それぞれの前記障壁層の A 1 組成比を設定したことを特徴とする請求項1に

記載のIII 族窒化物半導体発光素子。

【請求項3】

比 x / y を、1.1 x / y 2.2としたことを特徴とする請求項2に記載のIII族 窒化物半導体発光素子。

【請求項4】

前記第1区分における前記障壁層の厚さの平均をa、前記第2区分における前記障壁層 の厚さの平均をb、前記第3区分における前記障壁層の厚さの平均をcとする時、a
b
c、又は、c<b<abr/>aを満たすように、それぞれの前記障壁層の厚さを設定したことを 特徴とする請求項1乃至請求項3の何れか1項に記載のIII 族窒化物半導体発光素子。
【請求項5】

10

20

前記第1区分と前記第3区分における前記障壁層の層数を等しくし、a + c = 2 b を満たすように、それぞれの前記障壁層の厚さを設定したことを特徴とする請求項4に記載の III 族窒化物半導体発光素子。

【請求項6】

a < cの関係に設定することを特徴とする請求項5に記載のIII 族窒化物半導体発光素 子。

【請求項7】

a < b < cの場合には、比a / bを、0.7 a / b 0.9とし、c < b < aの場合には、比c / bを、0.7 c / b 0.9としたことを特徴とする請求項5に記載のII I 族窒化物半導体発光素子。

【請求項8】

各層がIII 族窒化物半導体から成り、n型層側クラッド層、Al_x Ga_{1-x} N (0 < x < 1)層を障壁層とする多重量子構造を有した発光層、p型層側クラッド層を少なくとも 有するIII 族窒化物半導体発光素子において、

前記発光層は、AlGaNから成る第1層と、<u>該第1層上に接合して成長された</u>InG aNから成る井戸層と、<u>該井戸層上に接合して成長された</u>GaN層と、<u>該GaN層上に接</u> 合して成長され、</u>前記第1層に対してAl組成比の異なるAlGaNから成る第2層とを 1周期とする周期構造を有し、

前記第1層を前記障壁層とし、

前記発光層は、前記n型層側クラッド層から前記p型層側クラッド層の方向の厚さ方向 30 に沿って、3区分の第1区分、第2区分、第3区分に分ける時、第1区分、第2区分、第 3区分の前記障壁層のA1組成比を等しくし、前記第1区分における前記障壁層の厚さの 平均をa、前記第2区分における前記障壁層の厚さの平均をb、前記第3区分における前 記障壁層の厚さの平均をcとする時、a<b<c、又は、c<b<aを満たし、かつ、第 1区分と第3区分における前記障壁層の層数を等しくし、a+c=2bを満たすように、 それぞれの前記障壁層の厚さを設定し、前記第2層のA1組成比と厚さは、前記周期構造 の全体に渡って一定として、前記発光層の厚さ方向の全範囲において電子密度を均一化さ せるように、それぞれの前記障壁層の厚さを設定したことを特徴とするIII 族窒化物半導 体発光素子。

【請求項9】

40

a < cの関係に設定することを特徴とする<u>請求項8</u>に記載のIII 族窒化物半導体発光素 子。

【請求項10】

a < b < c の場合には、比a / bを、0.7 a / b 0.9とし、c < b < aの場合 には、比c / bを、0.7 c / b 0.9としたことを特徴とする<u>請求項8</u>に記載のII I 族窒化物半導体発光素子。

【発明の詳細な説明】

【技術分野】

[0001]

本発明は、駆動電圧の上昇を抑制して、発光効率を向上させたIII 族窒化物半導体発光 50

(2)

素子に関する。

【背景技術】

【0002】

従来、下記特許文献1に記載のIII 族窒化物半導体発光素子が知られている。特許文献 1には、III 族窒化物半導体発光素子の活性層において、InGaNから成る井戸層のエ ネルギーバンドギャップを、n型コンタクト層に近いほど大きくすること、井戸層の厚さ を、n型コンタクト層に近いほど薄くすること、InGaNから成る障壁層のエネルギー バンドギャップを、n型コンタクト層に近いほど大きくすることが、記載されている。こ の構造により、発光波長の不均一性を解消している。

[0003]

また、特許文献 2 には、活性層において、キャリアのオーバーフローを抑制するために、 障壁層の厚さを p 型層に向かうに連れて漸次厚くした構造が開示されている。

また、特許文献3には、障壁層、井戸層、障壁層の3層構造の活性層において、n型層 側の障壁層のバンドギャップをp型層側の障壁層のバンドギャップよりも大きくした構造 、n型層側の障壁層の厚さをp型層側の障壁層の厚さよりも薄くした構造が開示されてい る。

【先行技術文献】

【特許文献】

[0004]

【特許文献1】特開2008-103711

【特許文献2】特開2009-152552

【特許文献3】特開2003-273473

【発明の概要】

【発明が解決しようとする課題】

【 0 0 0 5 】

ところが、このような構造であっても、III 族窒化物半導体発光素子においては、さら なる発光効率の向上が求められている。MQW(多重量子井戸)構造の活性層においては 、電子の拡散長は、正孔の拡散長よりも長い。このため、MQW構造において、n型クラ ッド層から活性層に注入された電子は、p型クラッド層に至り、その障壁により活性層に 閉じ込められる。この結果、p型クラッド層側に近接した井戸層程、より多くの電子が捕 獲されることになる。すなわち、活性層の井戸層における電子密度の分布は、p型クラッ ド層側に向かうに連れて大きくなる。この結果、p型クラッド層から活性層に注入された 正孔は、p型クラッド層に近い電子密度の高い井戸層に捕獲された電子とより多く再結合 することになる。

[0006]

この結果、活性層における発光領域がp型クラッド層に近接した位置に偏るという問題 がある。このことが、発光素子全体の発光出力を小さくし、発光効率を小さくするという 原因となっていた。

そこで、本発明の目的は、駆動電圧を向上させることなく、III 族窒化物半導体発光素 子の発光出力、発光効率を向上させることである。

【課題を解決するための手段】

【0007】

第1の発明は、各層がIII 族窒化物半導体から成り、 n 型層側クラッド層、Al_x Ga 1-x N(0 < x < 1)層を障壁層とする多重量子構造を有した発光層、 p 型層側クラッド 層を少なくとも有するIII 族窒化物半導体発光素子において、発光層は、AlGaNから 成る第1層と、<u>該第1層上に接合して成長された</u>InGaNから成る井戸層と、<u>該井戸層</u> <u>上に接合して成長された</u>GaN層と、<u>該GaN層上に接合して成長され、</u>第1層に対して Al組成比の異なるAlGaNから成る第2層とを<u>1周期とする周期構造を</u>有し、第1<u>層</u> を障壁層とし、発光層は、 n 型層側クラッド層から p 型層側クラッド層の方向の厚さ方向 に沿って、3区分の第1区分、第2区分、第3区分に分ける時、第1区分における障壁層 10

30

... (1)

... (2)

のA1組成比の平均を×、第2区分における障壁層のA1組成比の平均をy、第3区分に おける障壁層のA1組成比の平均をzとする時、z < y < xを満たし、<u>第2層のA1組成</u> 比と厚さは、周期構造の全体に渡って一定として、発光層の厚さ方向の全範囲において電 子密度を均一化させるように、それぞれの障壁層のA1組成比を設定したことを特徴とす るIII 族窒化物半導体発光素子である。

[0008]

本発明において、第1区分、第2区分、第3区分の障壁層の層数は任意である。第1区 分の障壁層の層数と、第3区分の障壁層の層数が等しいことが望ましい。また、各同一区 分内における複数の障壁層のA1組成比は、異なっていても、同一であっても良い。また 、n型層側クラッド層の側から障壁層のA1組成比が、単調に減少するものであっても、 各区分内における障壁層のA1組成比の平均値が、z < y < x の関係を満たしていれば、 各同一区分内でのA1組成比の分布は、任意である。しかし、n型層側クラッド層の側か ら障壁層のA1組成比が、単調に減少することが望ましい。 【0009】

第2発明は、第1発明において、第1区分と第3区分における障壁層の層数を等しくし、 x + z = 2 y を満たすように、それぞれの障壁層のA1組成比を設定したことを特徴と する。

第1区分と第3区分の障壁層の層数をk、発光層の障壁層の全層数をnとする。本発明では、第1区分における障壁層のA1組成比の平均x、第2区分における障壁層のA1組成比の平均y、第3区分における障壁層のA1組成比の平均zは、次式により決定される。ただし、z < x である。

[0010]

【数1】

x k+y (n-2 k) + z k=y n

x + z = 2 y

(1)式は、(2)式のようにも表される。

【数2】

 $\mathbf{x} - \mathbf{y} = \mathbf{y} - \mathbf{z}$

また、(2)式は、(3)式のようにも表される。 【数3】

x / y - 1 = 1 - z / y ... (3)

【0011】

すなわち、本第2発明では、第1区分と第3区分の障壁層の層数を等しくし、第1区分 の障壁層のA1組成比の平均×を第3区分の障壁層のA1組成比の平均zよりも大きくし 、第1区分の障壁層のA1組成比の平均×と第3区分の障壁層のA1組成比の平均zの相 加平均が第2区分の障壁層のA1組成比の平均yに等しくなるように設計されていること が特徴である。

換言すれば、第2区分の障壁層のA1組成比の平均yに対する第1区分の障壁層のA1 組成比の平均×の偏差(×-y)と、第3区分の障壁層のA1組成比の平均zに対する第 2区分の障壁層のA1組成比の平均yの偏差(y-z)とを等しくしている。また、第2 区分の障壁層のA1組成比の平均yに対する第1区分の障壁層のA1組成比の平均×の比 ×/yの1に対する偏差(×/y-1)と、1の第2区分の障壁層のA1組成比の平均y に対する第3区分の障壁層のA1組成比の平均zの比z/yに対する偏差(1-z/y) とを等しくしている。本件発明は、発光層における3つの区分における障壁層のA1組成 比の平均に関して、上記のような対称性を持たせることにより、発光効率を改善している。また、最も望ましくは、各同一区分内における複数の障壁層のA1組成比を同一にして 10

20



... (4)

(5)

も良い。この場合には、第1区分の全ての障壁層のA1組成比は×で等しく、第2区分の 全ての障壁層のA1組成比はyで等しく、第3区分の全ての障壁層のA1組成比はzで等 しくなる。このことは、以下の発明においても、適用される。

【0012】

第3発明は、第2発明において、第2区分における障壁層のA1組成比の平均yに対す る第1区分における障壁層のA1組成比の平均×の比×/yを、1.1 ×/y 2.2 としたことを特徴とする。障壁層のA1組成比の平均の比をこの範囲に設定して、対称性 を持たせることにより、発光効率を大きく改善することができる。

【0013】

第4発明は、第1乃至第3の発明において、第1区分における障壁層の厚さの平均をa 10 、第2区分における障壁層の厚さの平均をb、第3区分における障壁層の厚さの平均をc とする時、a < b < c、又は、c < b < aを満たすように、それぞれの前記障壁層の厚さ を設定したことを特徴とする。各区分における障壁層の厚さの平均値を、p型層側クラッ ド層に向けて、単調増加、又は、単調減少させたのが特徴である。各同一区分内の複数の 障壁層の厚さは、同一でも、異なっていても良いが、同一であることが望ましい。各区分 内における障壁層の厚さの平均値a,b,cが、上記の関係を満たしていれば良い。

[0014]

第5発明は、第4発明において、第1区分と第3区分における障壁層の層数を等しくし、 a + c = 2 bを満たすように、それぞれの障壁層の厚さを設定したことを特徴とする。 本発明では、各区分内の障壁層の厚さの平均値に関して、次式のように決定されている

【0015】

【数4】

ak+b(n-2k)+ck=bn

a + c = 2 b

(4)式は、(5)式のようにも表される。

【数5】

b-a=c-b

また、(5)式は、(6)式のようにも表される。 【数6】

1 - a / b = c / b - 1 ... (6)

【0016】

すなわち、本発明では、第1区分と第3区分の障壁層の層数を等しくし、第1区分の障 壁層の厚さの平均 a と第3区分の障壁層の厚さの平均 c の相加平均が第2区分の障壁層の 厚さの平均 b に等しくなるように設計されていることが特徴である。第2発明においては 、障壁層の厚さの平均に関しては、発明の範囲に、 a < b < c の場合も、 c < b < a の場 合も含む。

換言すれば、第1区分の障壁層の厚さの平均aに対する第2区分の障壁層の厚さの平均 bの偏差(b-a)と、第2区分の障壁層の厚さの平均bに対する第3区分の障壁層の厚 さの平均cの偏差(c-b)とを等しくしている。また、1の第2区分の障壁層の厚さの 平均bに対する第1区分の障壁層の厚さの平均aの比a/bに対する偏差(1-a/b) と、第2区分の障壁層の厚さの平均bに対する第3区分の障壁層の厚さの平均cの比c/ bの1に対する偏差(c/b-1)とを等しくしている。本件発明は、発光層における障 壁層のA1組成比の分布と厚さの平均の分布に関して、上記のような対称性を持たせるこ とにより、発光効率を改善している。また、最も望ましくは、各同一区分内における複数 の障壁層の厚さを同一にしても良い。この場合には、第1区分の全ての障壁層の厚さはa

50

40

20

で等しく、第2区分の全ての障壁層の厚さはbで等しく、第3区分の全ての障壁層の厚さ はcで等しくなる。このことは、以下の発明においても、適用される。 [0017]

(6)

第6発明は、第5発明において、第1区分の障壁層の厚さの平均aと、第3区分の障壁 層の厚さの平均 c との間には、 a < c の関係に設定することを特徴とする。すなわち、 p 型層側クラッド層に近い障壁層の厚さの平均を、n型層側クラッド層に近い障壁層の厚さ の平均よりも厚くすることで、第3区分における障壁層のA1組成比を小さくしたことに よる障壁層の低さから生じる電子のオーバーフローを障壁層の厚さで抑制している。 [0018]

10 第7発明は、第5発明において、a<b<cの場合には、比a/bを、0.7 a/b</p> 0.9とし、c<b<aの場合には、比c/bを、0.7 c/b 0.9としたこと を特徴とする。障壁層の厚さの平均の比をこの範囲に設定して、対称性を持たせることに より、発光効率を大きく改善することができる。

[0019]

第8発明は、各層がIII族窒化物半導体から成り、 n 型層側クラッド層、 A 1 、 G a д x N (0 < x < 1) 層を障壁層とする多重量子構造を有した発光層、 p 型層側クラッド層 を少なくとも有するIII族窒化物半導体発光素子において、発光層は、AlGaNから成 る第1層と、該第1層上に接合して成長されたInGaNから成る井戸層と、該井戸層上 に接合して成長されたGaN層と、該GaN層上に接合して成長され、第1層に対してA 1組成比の異なるA1GaNから成る第2層とを1周期とする周期構造を有し、第1層を 障壁層とし、発光層は、n型層側クラッド層からp型層側クラッド層の方向の厚さ方向に 沿って、3区分の第1区分、第2区分、第3区分に分ける時、第1区分、第2区分、第3 区分の障壁層のA1組成比を等しくし、第1区分における障壁層の厚さの平均をa、第2 区分における障壁層の厚さの平均をb、第3区分における障壁層の厚さの平均をcとする 時、 a < b < c 、 又は、 c < b < a を満たし、かつ、第1区分と第3区分における障壁層 の層数を等しくし、a + c = 2 b を満たすように、それぞれの障壁層の厚さを設定し、第 2 層の A 1 組成比と厚さは、周期構造の全体に渡って一定として、発光層の厚さ方向の全 範囲において電子密度を均一化させるように、それぞれの障壁層の厚さを設定したことを 特徴とするIII族窒化物半導体発光素子である。

[0020]

本発明は、第1区分、第2区分、第3区分の障壁層のA1組成比を等しくした上で、第 2発明のように第1区分、第2区分、第3区分の各障壁層の厚さの平均値に関して、対称 性を持たせたものである。

[0021]

また、第9発明は、第8発明において、第1区分の障壁層の厚さの平均 a と、第3区分 の障壁層の厚さの平均cとの間には、a<cの関係に設定することを特徴とする。この場 合には、p型層側クラッド層に近い障壁層の厚さの平均を、n型層側クラッド層に近い障 壁層の厚さの平均よりも大きくすることで、電子のp型層側クラッド層へのオーバーフロ ーが抑制されて、発光効率が向上する。

[0022]

第10発明は、第8発明において、a<b<cの場合には、比a/bを、0.7</p> a / b 0.9とし、c<b<aの場合には、比c/bを、0.7 c/b 0.9としたこ とを特徴とする。障壁層の厚さの平均の比をこの範囲に設定して、対称性を持たせること により、発光効率を大きく改善することができる。

上記の全ての発明の半導体発光素子は、通常は、n型クラッド層の下方には、n電極を 形成するためのn型コンタクト層、p型層側クラッド層の上には、p電極を形成するため のp型コンタクト層が、存在する。また、本発明の半導体発光素子は、これ以外の層が存 在してもかまわない。また、発光層は多重量子構造であり、層数は任意である。層の繰返 構造の1単位は、少なくとも井戸層と障壁層とを有すれば良く、他の層が存在していても

20

良い。この1単位の繰返数は、3以上の整数である。

[0024]

p 型 層 側 ク ラ ッ ド 層 は 、 A l , G a , , N (0 < z < 1) 層 を 含 む 超 格 子 層 か ら 成 る こ とが望ましい。 n 型層側クラッド層はAl、Ga_{1-x} N (0 x < 1)層を含む超格子か ら成ることが望ましい。また、 n 型層側クラッド層を、 I n _v G a _{1-v} N (0 < y < 1) 層、 A 1 、 G a 1, 、 N (0 < x < 1)層、及び、 G a N 層から成る超格子により構成して も良い。これらの超格子層の少なくとも1つの層には、Siが添加されていることが望ま しい。もちろん、n型層側クラッド層を構成する全ての層に、Siが添加されていても良 11.

[0025]

また、p型層側クラッド層は、Inw Ga_{1-w} N層とAl, Ga₁₋₇ N(0 < z < 1) 層の周期構造から成る超格子層としても良い。この構成により、電子を発光層に効果的に 閉じ込め、正孔を発光層に効果的に注入することができる。この結果、発光効率が向上す る。上記の発明おいて、III 族窒化物半導体とは、一般式Al_{x1}Ga_{v1}In₇₁N(x1+ y1+z1=1、0 x1、y1、z1 1)で表される化合物半導体であり、A1、G a、Inの一部を他の第13族元素であるBやTlで置換したもの、Nの一部を他の第1 5族元素であるP、As、Sb、Biで置換したものをも含むものとする。通常は、Ga を必須とするGaN、A1GaN、InGaN、A1GaInNを示す。 [0026]

20 発光層は、多重量子構造を用いることができる。本半導体発光素子は、その他、n型コ ンタクト層、p型コンタクト層等、その他の層を有していても良い。また、n型コンタク ト層とn型層側クラッド層との間に、静電耐圧改善層(ESD層)を有していても良い。 その他、層構成は任意である。

【発明の効果】

[0027]

本発明では、発光層を、n型層側クラッド層からp型層側クラッド層の方向の厚さ方向 に沿って、3区分の第1区分、第2区分、第3区分に分ける時、第1区分における障壁層 のA1組成比の平均を×、第2区分における障壁層のA1組成比の平均を∨、第3区分に おける障壁層のA1組成比の平均をzとする時、z<y<xを満たすように、それぞれの 障壁層のA1組成比を設定している。この結果、障壁層はn型層側クラッド層に近い側で 障壁が高くなる。このため、発光層における電子はn型層側クラッド層に近い井戸層にも 電子が蓄積され、発光層の厚さ方向の全範囲において、電子分布をより均一化させること ができ、発光領域を厚さ方向の全範囲に渡って均一にすることができる。このため、発光 効率を向上させることができる。

[0028]

また、第1区分と第3区分における障壁層の層数を等しくし、x+z=2yを満たすよ うに、それぞれの障壁層のA1組成比を設定することで、A1組成比の分布は、n型層側 クラッド層側が高く、p型層側クラッド層側が低く、しかも、厚さの中央に対して対称分 布となる。この結果、n型層側クラッド層に近い井戸層にも電子が蓄積されるため、発光 層の厚さ方向の全範囲において、電子分布をより均一化させることができ、発光領域を厚 さ方向の全範囲に渡って均一にすることができる。このため、発光効率を向上させること ができる。

[0029]

また、障壁層の厚さに関しても、第1区分における障壁層の厚さの平均をa、第2区分 における障壁層の厚さの平均を b、第3区分における障壁層の厚さの平均を c とする時、 a<b<に、又は、c<b<a>a<b<た
を満たすように、それぞれの前記障壁層の厚さを設定して いる。これにより、発光効率を向上させることができた。

[0030]

また、第1区分と第3区分における障壁層の層数を等しくし、a+c=2bを満たすよ うに設定することで、発光層の厚さ方向の中央に対して障壁層の厚さの分布を対称とする 50

10

ことができる。このため、発光効率を向上させることができる。特に、 p 型層側クラッド 層に近い第3区分の障壁層の厚さの平均を、 n 型層側クラッド層に近い第1区分の障壁層 の厚さの平均よりも大きくすることにより、電子の p 型層側クラッド層へのオーバーフロ ーを防止でき、発光効率を向上させることができる。

【図面の簡単な説明】

【0031】

【図1】実施例1の発光素子1の構成を示した図。

【図2】発光素子1の製造工程を示した図。

【図3】実施例1の発光素子のバンド構造を示した図。

【図4】実施例1の発光素子において、発光層を障壁層と井戸層だけで簡略化した場合の 10 バンド図。

【図5】実施例2の発光素子において、発光層を障壁層と井戸層だけで簡略化した場合の バンド図。

【図6】実施例3の発光素子において、発光層を障壁層と井戸層だけで簡略化した場合の バンド図。

【図7】実施例5の発光素子のバンド構造を示した図。

【図8】実施例5の発光素子において、発光層を障壁層と井戸層だけで簡略化した場合の バンド図。

【図9】実施例6の発光素子において、発光層を障壁層と井戸層だけで簡略化した場合の バンド図。

20

【図10】実施例7の発光素子において、発光層を障壁層と井戸層だけで簡略化した場合のバンド図。

【図11】実施例5、6、7及び比較例1、3の発光層の発光光度を示した測定図。

【発明を実施するための形態】

【0032】

以下、本発明の具体的な実施例について図を参照に説明するが、本発明は実施例に限定 されるものではない。

【実施例1】

【0033】

図1は、実施例1の発光素子1の構成を示した図である。発光素子1は、サファイア基 30 板100上にA1Nからなるバッファ層120を介して、III 族窒化物半導体からなるn 型コンタクト層101、ESD層(静電耐圧改善層)102、n型層側クラッド層(以下 、「n型クラッド層」という)103、発光層104、ノンドープクラッド層105、p 型層側クラッド層(以下、「p型クラッド層」という)106、p型コンタクト層107 、が積層され、p型コンタクト層107上にp電極108が形成され、p型コンタクト層 107側から一部領域がエッチングされて露出したn型コンタクト層101上にn電極1 30が形成された構造である。

【0034】

サファイア基板100の表面には、光取り出し効率を向上させるために凹凸加工が施されている。サファイア以外にも、SiC、ZnO、Si、GaNなどを成長基板として用 40 いてもよい。

【0035】

n型コンタクト層101は、Si濃度が1×10¹⁸/cm³以上のn-GaNである。 n電極130とのコンタクトを良好とするために、n型コンタクト層101をキャリア濃 度の異なる複数の層で構成してもよい。

[0036]

ESD層102は、n型コンタクト層101側から第1ESD層110と第2ESD層 111との2層構造である。第1ESD層110は、ノンドープのGaNである。第1E SD層110の厚さは50~500nmである。第1ESD層110の表面110aには ピットが生じており、そのピット密度は2×10⁸/cm²以上である。第2ESD層1

11は厚さ25~50nmのSiドープのGaNである。なお、第1ESD層110には 、キャリア濃度が 5 × 1 0 ¹⁷ / c m ³ 以下となる範囲で S i がドープされていてもよい。 [0037]

第2ESD層111は、SiがドープされたGaNであり、Si濃度(/cm³)と膜 厚(nm)の積で定義される特性値が0.9×10²⁰~3.6×10²⁰(nm/cm³) である。たとえば、第2ESD層1110厚さを30nmとする場合にはSi濃度は3. $0 \times 10^{18} \sim 1.2 \times 10^{19} / \text{cm}^3$ $\overline{\text{cbas}}$

[0038]

n型クラッド層103は、厚さ2.5nmのノンドープのIn₀₀₈Ga₀₉₂N層131 、厚さ0.7 nmのノンドープのGaN層132、厚さ1.4 nmのSiドープのn-G a N 層 1 3 3 の 3 層を順に積層させたものを 1 単位として、この単位構造を 1 5 回繰り返 し積層させた超格子構造である。ただし、n型クラッド層103は、最初に形成する層、 すなわち、第2ESD層111に接する層をIn_{0.08}Ga_{0.92}N層131とし、最後に形 成する層、すなわち、発光層104に接する層をn-GaN層133としている。n型ク ラッド層103の全体の厚さは、69nmである。ここで、In。08Ga。32N層131 の厚さは、1.5nm以上、5.0nm以下とすることができる。ノンドープGaN層1 32の厚さは、0.3nm以上、2.5nm以下とすることができる。Siドープのn‐ G a N 層 1 3 3 の 厚さは、0.3 n m 以上、2.5 n m 以下とすることができる。 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 3 & 9 \end{bmatrix}$

20 発光層104(活性層ともいう)において、n型クラッド層103の側から第1区分、 第2区分、第3区分と、厚さ方向に3つの区分に分ける。第1区分では、厚さ2.4nm のAl_{0.05}Ga_{0.95}N層141、厚さ3.2nmのIn_{0.2}Ga_{0.8}N層142、厚さ0 . 6 n m の G a N 層 1 4 3、厚さ0. 6 n m の A l _{0.33} G a _{0.66} N 層 1 4 4 の 4 層を順に 積層させたものを1単位として、2単位設けられている。第2区分では、厚さ2.4nm のAl_{0.05}Ga_{0.95}N層141、厚さ3.2nmのIn_{0.2}Ga_{0.8}N層142、厚さ0 . 6 n m の G a N 層 1 4 3、厚さ0. 6 n m の A l_{0.2} G a_{0.8} N 層 1 4 4 の 4 層を順に 積層させたものを1単位として、3単位設けられている。第3区分では、厚さ2.4nm のAl_{0.05}Ga_{0.95}N層141、厚さ3.2nmのIn_{0.2}Ga_{0.8}N層142、厚さ0 . 6 n m の G a N 層 1 4 3、厚さ0. 6 n m の A l_{0.07} G a_{0.93} N 層 1 4 4 の 4 層を順に 積層させたものを1単位として、2単位設けられている。本実施例では、第1区分の2層 のAl_{0.33}Ga_{0.66}N層144、第2区分の3層のAl_{0.2}Ga_{0.8}N層144、第3区 分の 2 層の A l _{0.07} G a _{0.93} N 層 1 4 4 を、それぞれ、本発明の障壁層 1 4 4 とした。 I n_{0.2}Ga_{0.8} N層142が井戸層142である。なお、Al_{0.05}Ga_{0.95}N層141も 障壁層である。 A l _{0.05} G a _{0.95} N 層 1 4 1 を障壁層とした場合に、 G a N 層 1 4 3 とG a N 層 1 4 3 に続く各層 1 4 4 は、A 1_{0.05} G a _{0.95} N 層 1 4 1 に対するキャップ層と言 われる場合もある。しかし、各層144はA1_{0.05}Ga_{0.95}N層141に続く層であり、 井戸層142よりもバンドギャップは大きく、その井戸層142に対してキャリアを閉じ 込める障壁層として機能する。したがって、以下の実施例1-4においては、各層144 を障壁層とした場合を説明し、以下の実施例5-8においては、各層141を障壁層とし た場合について説明する。

以下において、符号144は障壁層にも用い、符号142は井戸層にも用いる。 [0040]

ただし、最初に形成する層、すなわち、 n 型クラッド層103に接する層を A l_{0.05}G a_{0.95} N 層 1 4 1 、最後に形成する層、すなわち、ノンドープクラッド層 1 0 5 に接する 層をAl_{0.2} Ga_{0.8} N層144としている。1繰返単位の厚さは6.8 nmであり、発 光層104の全体の厚さは47.6nmである。発光層104の全ての層は、ノンドープ である。発光層104とp型クラッド層106との間に、厚さ2.5nmのノンドープの G a N 層 1 5 1 と厚さ 3 n m の ノンドープの A l _{0.15} G a _{0.85} N 1 5 2 とから成る ノンド ープクラッド層105が設けられている。ノンドープクラッド層105は、その上層に添 加されているMgが発光層104へ拡散するのを防止するための層である。

10

30

[0041]

p型クラッド層106は、厚さ1.7nmのp-In_{0.05}Ga_{0.95}N層161、厚さ3.0nmのp-A1_{0.3}Ga_{0.7}N層162を順に積層させたものを1単位として、この単位構造を7回繰り返し積層させた構造である。ただし、最初に形成する層、すなわち、ノンドープクラッド層105に接する層をp-In_{0.05}Ga_{0.95}N層161とし、最後に形成する層、すなわち、p型コンタクト層107に接する層をp-A1_{0.3}Ga_{0.7}N層162としている。p型クラッド層106の全体の厚さは32.9nmである。p型不純物にはMgを用いている。

【0042】

p型コンタクト層107は、Mgをドープしたp-GaNである。p電極とのコンタク ¹⁰ トを良好とするために、p型コンタクト層107をキャリア濃度の異なる複数の層で構成 してもよい。

【0043】

発光素子1は、ESD層102を上記のような構成としたことで、良好な静電耐圧特性 が得られ、かつ、発光効率、信頼性が向上し、電流リークが減少している。以下、ESD 層102を上記のように構成した理由について説明する。まず、ESD層102では、密 度2×10⁸ / cm² 以上のピットを有した第1ESD層110を形成し、そのピットが 形成された第1ESD層110上にSiをドープした第2ESD層111を形成した構成 としている。第1ESD層1100ピットにSiが位置することにより、この位置での導 電性が得られる。このような構成により良好な静電耐圧特性が得られ。第1ESD層11 0の厚さを50~500nmとして、静電耐圧特性、発光効率が低下せず、電流リークが 増大しないピット径となるようにした。

20

[0044]

なお、さらに静電耐圧特性、発光効率、および信頼性を向上させ、電流リークを減少さ せるためには、ESD層102の構成を以下のようにすることが望ましい。第1ESD層 110の厚さは50~500nm、ピット密度は2×10⁸~1×10¹⁰/cm²とする ことが望ましい。また、第2ESD層111の特性値は、1.5×10²⁰~3.6×10 ²⁰nm/cm³、厚さは25~50nmであることが望ましい。

【0045】

次に、発光素子1の製造方法について図2を参照に説明する。ただし、図2では、図1 ³⁰ で示された超格子の周期構造の表示は省略されている。

用いた結晶成長方法は有機金属化合物気相成長法(MOCVD法)である。ここで用いられたガスは、キャリアガスは水素と窒素(H_2 又は N_2)を用い、窒素源には、アンモニアガス(NH_3)、Ga源には、トリメチルガリウム(Ga(CH_3)₃:以下「TMG」と書く。)、In源には、トリメチルインジウム(In(CH_3)₃:以下「TMI」と書く。)、A1源には、トリメチルアルミニウム(A1(CH_3)₃:以下「TMA」と書く。)、n型ドーパントガスには、シラン(SiH₄)、p型ドーパントガスには、シクロペンタジエニルマグネシウム(Mg(C_5 H_5)₂:以下「CP₂ Mg」と書く。)を用いた。 【0046】

まず、サファイア基板100を水素雰囲気中で加熱してクリーニングを行い、サファイ ⁴⁰ ア基板100表面の付着物を除去した。その後、MOCVD法によって、基板温度を40 0 にして、サファイア基板100上にA1Nからなるバッファ層120を形成した。次 に、水素ガス(キャリアガス)とアンモニアガスを流しながら基板温度を1100 まで 上昇させ、基板温度が1100 になったら直ちに、原料ガスにTMG、アンモニアガス 、不純物ガスにシランガスを用いて、Si濃度が4.5×10¹⁸ cm⁻³のGaNよりなる n 形コンタクト層101を、バッファ層120上に形成した(図2(a))。

【0047】

次に、以下のようにしてESD層102を形成した。まず、 n 型コンタクト層101上に、MOCVD法によって厚さ50~500nmのノンドープGaNである第1ESD層 110を形成した。成長温度は800~950 とし、キャリア濃度5×10¹⁷/cm³ 以下、ピット密度2×10⁸ / cm² 以上の結晶が得られるようにした。成長温度は80 0~900 とするとよりピット密度が増加し好ましい。

【0048】

次に、第1ESD層110上に、MOCVD法によってSi濃度(/cm³)と膜厚(nm)の積で定義される特性値が0.9×10²⁰~3.6×10²⁰(nm/cm³)のS iドープのn-GaNである第2ESD層111を形成した。成長温度は800~950 とした。以上の工程により、n型コンタクト層101上にESD層102を形成した(図2(b))。

【0049】

次に、ESD層102上に、MOCVD法によって n 型クラッド層103を形成した。 n 型クラッド層103の各層である厚さ2.5 n mのノンドープのI n_{0.08} G a_{0.92} N 層 131、厚さ0.7 n mのノンドープのG a N 層132、厚さ1.4 n mのSiドープの n - G a N 層133から成る周期構造を15周期、繰り返して形成した。I n_{0.08} G a_{0.} ₉₂ N 層131の形成は、基板温度を830 にして、シランガス、TMG、TMI、アン モニアを供給して行った。n - G a N 層133の形成は、基板温度を830 にして、T MG、アンモニアを供給して行った。

【 0 0 5 0 】

次に、 n 型クラッド層 1 0 3 の上に、発光層 1 0 4 を形成した。発光層 1 0 4 の各層で ある A 1_{0.05} G a_{0.95} N 層 1 4 1、 I n_{0.2} G a_{0.8} N 層 1 4 2、 G a N 層 1 4 3、 A 1 w G a_{1-w} N 層 1 4 4 の 4 層の周期構造を 7 回繰り返して形成した。ただし、第 1 区分に おける障壁層 1 4 4 である A 1_w G a_{1-w} N 層 1 4 4 は、 A 1_{0.33} G a_{0.66} N 層 1 4 4 と し、層数は 2 である。第 2 区分における障壁層 1 4 4 である A 1_w G a_{1-w} N 層 1 4 4 は 、 A 1_{0.2} G a_{0.8} N 層 1 4 4 とし、 層数は 3 である。第 3 区分における障壁層 である A 1_w G a_{1-w} N 層 1 4 4 は、 A 1_{0.07} G a_{0.93} N 層 1 4 4 とし、 層数は 2 である。障壁層 1 4 4 である A 1_w G a_{1-w} N 層 1 4 4 の成長温度は、 8 0 0 ~ 9 5 0 の範囲の任意の 温度とし、 I n_{0.2} G a_{0.8} N 層 1 4 2、 G a N 層 1 4 3 及び A 1_{0.05} G a_{0.95} N 層 1 4 1 の成長温度は、 7 7 0 とした。 勿論、各層の成長において、各層を成長させる基板温 度は、一定の 7 7 0 にしても良い。それぞれの原料ガスを供給して、発光層 1 0 4 を形 成した。

【0051】

次に、発光層104の上に、基板温度を855 にして、TMG、アンモニアを供給して、ノンドープのGaN層151を厚さ2.5nmに成長させ、次に、基板温度を855 に保持し、TMA、TMG、アンモニアを供給して、ノンドープのA1_{0.15}Ga_{0.85}N 152を厚さ3nmに成長させた。これにより、ノンドープクラッド層105を形成した

【0052】

次に、ノンドープクラッド層105の上に、p型クラッド層106を形成した。基板温 度を855 にして、CP₂ Mg、TMI、TMG、アンモニアを供給して、p-In_{0.} ₀₅Ga_{0.95}N層161を厚さ1.7nmに、基板温度を855 にして、CP₂ Mg、T MA、TMG、アンモニアを供給して、p-Al_{0.3} Ga_{0.7} N層162を、厚さ3.0 nmに形成することを、7回繰り返して積層させた。

【0053】

次に、基板温度を1000 にして、TMG、アンモニア、CP₂Mgを用いて、Mg を1×10²⁰cm⁻³ドープしたp形GaNよりなる厚さ50nmのp形コンタクト層107 を形成した。このようにして、図2(c)に示す素子構造が形成された。p形コンタクト 層107のMg濃度は、1×10¹⁹~1×10²¹cm⁻³の範囲で使用可能である。また、p 形コンタクト層107の厚さは、10nm~100nmの範囲としても良い。 【0054】

次に、熱処理によってMgを活性化した後、p型コンタクト層107の表面側からドラ イエッチングを行ってn型コンタクト層101に達する溝を形成した。そして、p型コン ⁵⁰

10

20

10

30

40

タクト層107の表面にNi/Au/Al(p型コンタクト層107の側からこの順に積層した構造)からなるp電極108、ドライエッチングによって溝底面に露出したn型コンタクト層101上にNi/Au(n型コンタクト層101側からこの順に積層させた構造)からなるn電極130を形成した。以上によって図1に示す発光素子1が製造された。

【 0 0 5 5 】

図3は、発光素子1のバンド構造を示している。伝導帯において、n型コンタクト層1 01から発光層104に注入される電子に関して、n型クラッド層103のノンドープの A1_{0.2}Ga_{0.8}N層132による電位障壁が最も高い。ところが、A1_{0.2}Ga_{0.8}N 層132は、厚さが0.8nmと薄いので、この層132をトンネルして、発光層104 に至ることができる。また、発光層104では、障壁層144であるA1_wGa_{1-w}N層 144のA1組成比wは、n型クラッド層103側に位置する障壁層程大きく、p型クラ ッド層106側に位置する障壁層程小さい。そして、A1組成比は、x+z=2yの関係 、すなわち、(x-y)=(y-z)の関係を満たしている。これは、第2区分の障壁層 144のA1組成比に対する第1区分の障壁層144のA1組成比の偏差と、第3区分の 障壁層144のA1組成比に対する第2区分の障壁層144のA1組成比の偏差が等しい ことを意味している。すなわち、発光層104における障壁層144のA1組成比は、第

【0056】

発光層104とp型クラッド層106の間には、p型不純物の添加による電位障壁があ 20 るので、n型クラッド層103から発光層104に注入された電子は、p型クラッド層1 06のp-A1_{0.3}Ga_{0.7}N層162によりブロックされる。したがって、電子は、発 光層104に効果的に閉じ込められる。この時、障壁層144のA1組成比の厚さ方向の 分布が上記したように対称分布であり、n型クラッド層103に近い側が大きいので、電 子をn型クラッド層103に近い井戸層142にも蓄積することができる。 【0057】

一方、価電子帯において、 p 型コンタクト層107から p 型クラッド層106及びノン ドープクラッド層105を介して発光層104に注入された正孔は、 n 型クラッド層10 3のノンドープのA1_{0.2}Ga_{0.8}N層132をトンネルすることができない。A1_{0.2}Ga_{0.8}N層132の厚さは、0.8 n mであるが、正孔には、トンネルできない厚さで あるので、この層132でブロックされる。したがって、正孔は、発光層104において、効果的に閉じ込められる。このため、正孔密度は、発光層104において一様に分布す る。この結果、電子と正孔の再結合は、発光層104における発光領域を厚さ方向に、よ リー様化することができる。この結果、駆動電圧を上昇させることなく、発光効率を向上 させることができる。

【0058】

この構造の障壁層144と井戸層142だけに注目したバンド構造は、図4のようにな る。発光層104における障壁層144の電位障壁は、n型クラッド層103側が高くな リ、p型クラッド層106側が低くなる。このため、発光層104の第1区分の井戸層1 42に注入された電子は、第1区分における障壁層144の障壁の高さのために、第2区 分の井戸層142には移動し難い。同様に、第2区分の井戸層142の電子は、第2区分 の障壁層144の高さにより、第3区分の井戸層142には移動し難い。この結果、発光 層104においては、井戸層142における電子濃度は、n型クラッド層103側の方が p型クラッド層106側よりも高くなる。これにより、p型クラッド層106から発光層 104に注入された正孔の一部は、発光層104のn型クラッド層103側にも至り、そ の部分でも電子と再結合する。この結果、発光は、発光層104の厚さ方向において一様 となり、発光出力及び発光効率が向上する。

【実施例2】

[0059]

本実施例2は、発光層104における障壁層144の厚さを変化させたものである。7 50

層ある障壁層144であるA1_wGa_{1-w}N層144のA1組成比wは、全て、0.2とした。第1区分の2層ある障壁層の厚さaを0.48nm、第2区分の3層ある障壁層の厚さbを0.6nm、第3区分の2層ある障壁層の厚さcを0.72nmとした。すなわち、第1区分の障壁層144の厚さa、第2区分の障壁層144の厚さb、第3区分の障壁層144の厚さcに対して、a+c=2b、すなわち、(b-a)=(c-b)=0. 12nm、とした。すなわち、障壁層144の厚さは、第2区分の障壁層144の厚さを中心として、第2区分の障壁層144の厚さに対する厚さの偏差が対称となるようにした。この場合に、p型クラッド層106に近い障壁層144の厚さcを、n型クラッド層103に近い障壁層144の厚さaよりも厚くした。すなわち、a<cとした。他は実施例1と同一構造の実施例2に係る発光素子を製造した。発光層104における障壁層144と井戸層142だけ抽出してバンド構造を表現すると図5のようになる。

[0060]

本実施例3は、実施例2と同様に、発光層104における障壁層144の厚さを変化さ せたものである。7層ある障壁層144であるA1。Ga1-NN層144のA1組成比w は、全て、0.2とした。第1区分の2層ある障壁層の厚さaを0.72nm、第2区分 の3層ある障壁層の厚さbを0.6nm、第3区分の2層ある障壁層の厚さcを0.48 nmとした。すなわち、第1区分の障壁層144の厚さa、第2区分の障壁層144の厚 さb、第3区分の障壁層144の厚さcに対して、a+c=2b、すなわち、(a-b) =(b-c)=0.12nm、とした。すなわち、障壁層144の厚さは、第2区分の障 壁層144の厚さを中心として、第2区分の障壁層144の厚さに対する厚さの偏差が点 対称となるようにした。この場合に、実施例3では、実施例2とは逆に、p型クラッド層 106に近い障壁層144の厚さcを、n型クラッド層103に近い障壁層144の厚さ aよりも薄くした。ずなわち、c<aとした。他は実施例1と同一構造の実施例3に係る 発光素子を製造した。発光層104における障壁層144と井戸層142だけ抽出してバ ンド構造を表現すると図6のようになる。

障壁層144の厚さの分布に関しては、図5、6のように、発光層104の厚さの中央 CLに対して点対称性があれば、点対称性がない場合よりも発光光度は高くなる。このような障壁層144の厚さの分布により発光層104の厚さ方向での発光光度を一様化する ことができるため、発光光度が向上する。

【実施例4】

[0061**]**

実施例4は、障壁層144のA1組成比に関して、実施例1の構成を用い、障壁層14 4の厚さに関して、実施例2の構成を用いたものである。発光層104の障壁層144に 関して、第1区分の障壁層144は、厚さ0.48nmのA1_{0.33}Ga_{0.66}N層144と し、層数を2とした。第2区分の障壁層144は、厚さ0.6nmのA1_{0.2}Ga_{0.8}N 層144とし、層数を3とした。第3区分の障壁層144は、厚さ0.72nmのA1_{0.} 07Ga_{0.93}N層144とし、層数は2とした。すなわち、組成比に関して、x+z=2y 、且つ、z<x、厚さに関してa+c=2b、且つ、a<cとした。この構成の場合には 、障壁層144は、n型クラッド層103に近い方においてA1組成比が大きいため、電 子に対する障壁の高さが高く、p型クラッド層106に近い方において障壁の高さが低くなること による電子のオーバーフローを抑制するために、障壁層144は、p型クラッド層106 に近い方がその厚さを厚くしている。この結果として、発光光度は、大きくなる。 【0062】

上記実施例においては、発光層104における障壁層144の層数は、第1区分と第3 区分で層数が等しいならば、任意で良い。また、障壁層144のAlの組成比は、x+z = 2 y、且つ、z < xの関係を満たせば任意であるが、1.1 x / y 2.2の時に発 光光度が高い。x / yが1.1より小さくなると、発光層104において、Al組成比を 変化させて、井戸層における電子密度を均一化する効果が低くなり望ましくない。また、 10

20



× / y が 2 . 2 より大きくなると、井戸層の結晶性が低下するので望ましくない。したが って、上記の範囲が望ましい。

(14)

【0063】

また、障壁層144の厚さは、a + c = 2 bの関係を満たすならば、その厚さの範囲は 任意であるが、a / bを、0.7 a / b 0.9とすると、発光光度が向上する。p型 クラッド層106に近い障壁層144の厚さを、n型クラッド層103に近い障壁層14 4の厚さより厚くする方が、逆の場合より、発光光度は大きい。しかし、両者ともに、障 壁層の厚さを一定とした場合よりは、発光光度は大きい。a / bが0.9を越えると、障 壁層144の幅の変化が小さくなり、電子を発光層の厚さ方向に一様に閉じ込める効果が 小さくなるので、望ましくない。a / bが0.7より小さいと、厚さの厚い障壁層を越え る井戸層へ移動する電子が少なくなり、発光層の厚さ方向における発光領域の均一化を阻 害することになる。したがって、a / bは、上記の範囲が望ましい。 【実施例5】

【0064】

本実施例は、実施例1において、発光層104におけるA1組成比を変化させる層を、 障壁層141とした例である。実施例1と同様に、発光層104(活性層ともいう)にお いて、 n 型クラッド層103の側から第1区分、第2区分、第3区分と、厚さ方向に3つ の区分に分ける。第1区分では、厚さ2.4nmのAl_{の 083} Ga_{0 917} N層141、厚 さ3.2 nmのIn_{0.2}Ga_{0.8} N層142、厚さ0.6 nmのGaN層143、厚さ0 .6 n m の A 1 _{0.2} G a _{0.8} N 層 1 4 4 の 4 層を順に積層させたものを 1 単位として、 2 単位設けられている。第2区分では、厚さ2.4nmのAl_{0.05}Ga_{0.95}N層141、厚 さ3.2nmのIn_{の.2}Ga_{o.8} N層142、厚さ0.6nmのGaN層143、厚さ0 .6 n m の A 1_{0.2} G a_{0.8} N 層 1 4 4 の 4 層を順に積層させたものを 1 単位として、 3 単位設けられている。第3区分では、厚さ2.4 nmのAl_{0.017} Ga_{0.983} N層141 、厚さ3.2nmのIn_{0.2}Ga_{0.8}N層142、厚さ0.6nmのGaN層143、厚 さ0.6 n m の A l _{0.2} G a _{0.8} N 層 1 4 4 の 4 層を順に積層させたものを 1 単位として 、2単位設けられている。第1区分の2層のAl_{0.083} Ga_{0.917} N層141、第2区分 の3層のAl_{0.05}Ga_{0.95}N層141、第3区分の2層のAl_{0.017}Ga_{0.983}N層14 1 が、それぞれ、本発明の障壁層141であり、In_{0,2}Ga_{0,8} N層142が井戸層1 42である。以下において、符号141は障壁層にも用い、符号142は井戸層にも用い る。

【 0 0 6 5 】

ただし、最初に形成する層、すなわち、 n 型クラッド層 1 0 3 に接する層を A 1_{0.083} G a _{0.917} N 層 1 4 1、最後に形成する層、すなわち、ノンドープクラッド層 1 0 5 に接 する層を A 1_{0.2} G a _{0.8} N 層 1 4 4 としている。 1 繰返単位の厚さは 6 .8 n m であり 、発光層 1 0 4 の全体の厚さは 4 7 .6 n m である。発光層 1 0 4 の全ての層は、ノンド ープである。発光層 1 0 4 以外の他の層の構成及び製造方法は、実施例 1 と同一である。 【 0 0 6 6 】

ただし、発光層104の製法において、第1区分における障壁層141であるA1_wG
a_{1-w} N層141は、厚さ2.4nmのA1_{0.083} Ga_{0.917} N層141とし、層数は2
である。第2区分における障壁層141であるA1_w Ga_{1-w} N層141は、厚さ2.4
nmのA1_{0.05}Ga_{0.95}N層141とし、層数は3である。第3区分における障壁層であるA1_w Ga_{1-w} N層141は、厚さ2.4nmのA1_{0.017} Ga_{0.983} N層141、とし、層数は2である。そして、障壁層141であるA1_w Ga_{1-w} N層141の成長温度は、800~950 の範囲の任意の温度とし、In_{0.2}Ga_{0.8} N層142、GaN層143及びA1_{0.2} Ga_{0.8} N層144の成長温度は、770 とした。勿論、各層の成長において、各層を成長させる基板温度は、一定の770 にしても良い。それぞれの原料ガスを供給して、発光層104を形成した。

【0067】

図7は、発光素子1のバンド構造を示している。伝導帯において、n型コンタクト層1 ⁵⁰

10



01から発光層104に注入される電子に関して、n型クラッド層103のノンドープの Al₀ 2 Ga₀ 8 N層132による電位障壁が最も高い。ところが、Al₀ 2 Ga₀ 8 N 層132は、厚さが0.8nmと薄いので、この層132をトンネルして、発光層104 に至ることができる。また、発光層104では、障壁層141であるAl。Ga_{1。}N層 1 4 1 の A 1 組成比 w は、 n 型クラッド層 1 0 3 側に位置する障壁層程大きく、 p 型クラ ッド層106側に位置する障壁層程小さい。そして、A1組成比は、 x + z = 2 y の関係 、すなわち、(×-y)=(y-z)の関係を満たしている。これは、第2区分の障壁層 141のA1組成比に対する第1区分の障壁層141のA1組成比の偏差と、第3区分の 障壁層141のA1組成比に対する第2区分の障壁層141のA1組成比の偏差が等しい ことを意味している。すなわち、発光層104における障壁層141のA1組成比は、第 2区分を中心にして点対称に分布している。

[0068]

発光層104とp型クラッド層106の間には、p型不純物の添加による電位障壁があ るので、n型クラッド層103から発光層104に注入された電子は、p型クラッド層1 06のp-Al。3Ga。7N層162によりブロックされる。したがって、電子は、発 光層104に効果的に閉じ込められる。この時、障壁層141のA1組成比の厚さ方向の 分布が上記したように対称分布であり、n型クラッド層103に近い側が大きいので、電 子をn型クラッド層103に近い井戸層142にも蓄積することができる。 [0069]

20 一方、価電子帯において、p型コンタクト層107からp型クラッド層106及びノン ドープクラッド層105を介して発光層104に注入された正孔は、n型クラッド層10 3のノンドープのA $1_{0,2}$ G $a_{0,8}$ N層132をトンネルすることができない。A $1_{0,2}$ Ga₀₈ N層132の厚さは、0.8 nmであるが、正孔には、トンネルできない厚さで あるので、この層132でブロックされる。したがって、正孔は、発光層104において 、効果的に閉じ込められる。このため、正孔密度は、発光層104において一様に分布す る。この結果、電子と正孔の再結合は、発光層104における発光領域を厚さ方向に、よ り一様化することができる。この結果、駆動電圧を上昇させることなく、発光効率を向上 させることができる。

[0070]

この構造の障壁層141と井戸層142だけに注目したバンド構造は、図8のようにな る。発光層104における障壁層141の電位障壁は、n型クラッド層103側が高くな り、 p 型クラッド層106 側が低くなる。このため、発光層104の第1区分の井戸層1 42に注入された電子は、第1区分における障壁層141の障壁の高さのために、第2区 分の井戸層142には移動し難い。同様に、第2区分の井戸層142の電子は、第2区分 の障壁層141の高さにより、第3区分の井戸層142には移動し難い。この結果、発光 層104においては、井戸層142における電子濃度は、n型クラッド層103側の方が p型クラッド層106側よりも高くなる。これにより、 p 型クラッド層106から発光層 104に注入された正孔の一部は、発光層104のn型クラッド層103側にも至り、そ の部分でも電子と再結合する。この結果、発光は、発光層104の厚さ方向において一様 となり、発光出力及び発光効率が向上する。

[0071]

発光出力の測定図を図11に示す。発光層104の上記の単位を7単位として、全体で 7 層の障壁層である A l _w G a _{1-w} N 層 1 4 1 の A l 組成比 w を、全て、上記の第 2 区分 における障壁層のA1組成比0.05とした発光素子を比較例1として製造した。また、 障壁層であるAl"Ga₁₋"N層141のAl組成比wについて、第1区分では0.01 7、第2区分では0.05、第3区分では0.083とした比較例2の発光素子を製造し た。すなわち、比較例2では、発光層104における障壁層141のA1組成比について 、発光層104の厚さの中点において点対称性はあるが、A1組成比wをn型クラッド層 103に近い側を小さく、p型クラッド層106に近い側を大きくした。図11は、比較 例1の光度を1として、規格化した相対光度である。図11から理解されるように、比較 10

30

例2では0.975と小さく、実施例1では1.01と大きい。すなわち、実施例5の障 壁層141におけるA1組成比の点対称性及び分布は、均一分布(比較例1)や、実施例 5と逆の分布(比較例2)よりも、発光光度が大きいことが分かる。 【0072】

(16)

実施例1は、障壁層144について、実施例5と同一に、A1組成比を変化させたもの であるが、層141と層144のバンドギャップは、共に、井戸層142のバンドギャッ プよりも大きい。したがって、層141と層144は、共に、井戸層142に対してキャ リアの閉じ込めのための障壁層として機能する。よって、図11の測定結果から、実施例 1の場合においても、実施例5と同一の効果が得られるものと見做される。

【実施例6】

【0073】

本実施例6は、発光層104における障壁層141の厚さを変化させたものである。7 層ある障壁層141であるAl_wGa_{1-w}N層141のAl組成比wは、全て、0.05 とした。第1区分の2層ある障壁層141の厚さaを2.0nm、第2区分の3層ある障 壁層141の厚さbを2.4nm、第3区分の2層ある障壁層141の厚さcを2.8n mとした。すなわち、第1区分の障壁層141の厚さa、第2区分の障壁層141の厚さ b、第3区分の障壁層141の厚さcに対して、a+c=2b、すなわち、(b-a)= (c-b)=0.4nm、とした。すなわち、障壁層141の厚さは、第2区分の障壁層 141の厚さを中心として、第2区分の障壁層141の厚さに対する厚さの偏差が対称と なるようにした。この場合に、p型クラッド層106に近い障壁層141の厚さcを、n 型クラッド層103に近い障壁層141の厚さaよりも厚くした。すなわち、a<cとし た。他は実施例5と同一構造の実施例6に係る発光素子を製造した。発光層104におけ る障壁層141と井戸層142だけを抽出してバンド構造を表現すると図9のようになる

【0074】

発光光度を図11に示す。この実施例6の発光素子の発光光度は、1.018と比較例 1よりも大きいことが分かる。同様に、この測定結果から、実施例2の障壁層144につ いて、実施例6と同様な厚さの分布をさせた場合にも、同一の効果を奏するものと見做さ れる。

【実施例7】

【0075】

本実施例7は、実施例6と同様に、発光層104における障壁層141の厚さを変化さ せたものである。7層ある障壁層141であるA1。Ga_{1-w} N層141のA1組成比w は、全て、0.05とした。第1区分の2層ある障壁層141の厚さaを2.8 nm、第 2区分の3層ある障壁層141の厚さbを2.4 nm、第3区分の2層ある障壁層141 の厚さcを2.0 nmとした。すなわち、第1区分の障壁層141の厚さa、第2区分の 障壁層141の厚さb、第3区分の障壁層141の厚さcに対して、a+c=2b、すな わち、(a-b)=(b-c)=0.4 nm、とした。すなわち、障壁層141の厚さは 、第2区分の障壁層141の厚さを中心として、第2区分の障壁層141の厚さに対する 厚さの偏差が点対称となるようにした。この場合に、実施例7では、実施例6とは逆に、 p型クラッド層106に近い障壁層141の厚さcを、n型クラッド層103に近い障壁 層141の厚さaよりも薄くした。ずなわち、c<aとした。他は実施例5と同一構造の 実施例7に係る発光素子を製造した。発光層104における障壁層141と井戸層142 だけ抽出してバンド構造を表現すると図10のようになる。

【0076】

発光光度を図11に示す。この実施例7の発光素子の発光光度は、1.01と比較例1 よりも大きいことが分かる。同様に、この測定結果から、実施例3の障壁層144につい て、実施例7と同様な厚さの分布をさせた場合にも、同一の効果を奏するものと見做され る。

[0077]

10

20

30

以上のことから、障壁層141の厚さの分布に関しては、図9、10のように、発光層 104の厚さの中央CLに対して点対称性があれば、点対称性がない場合(比較例1)よ りも発光光度は高いことが分かる。このような障壁層141の厚さの分布により発光層1 04の厚さ方向での発光光度を一様化することができるため、発光光度が向上する。 【実施例8】

(17)

【0078】

実施例8は、障壁層141のA1組成比に関して、実施例5の構成を用い、障壁層14 1の厚さに関して、実施例6の構成を用いたものである。発光層104の障壁層141に 関して、第1区分の障壁層141は、厚さ2.0 nmのA1_{0.083} Ga_{0.917} N層141 とし、層数を2とした。第2区分の障壁層141は、厚さ2.4 nmのA1_{0.05}Ga_{0.95} N層141とし、層数を3とした。第3区分の障壁層141は、厚さ2.8 nmのA1_{0.05} ON 層141とし、層数を3とした。第3区分の障壁層141は、厚さ2.8 nmのA1_{0.017} Ga_{0.983} N層141とし、層数は2とした。すなわち、組成比に関して、x+z= 2 y、且つ、z < x、厚さに関してa+c=2 b、且つ、a < cとした。この構成の場合 には、障壁層141は、n型クラッド層103に近い方においてA1組成比が大きいため 、電子に対する障壁の高さが高く、p型クラッド層106に近い方において障壁の高さが低くなる ことによる電子のオーバーフローを抑制するために、障壁層141は、p型クラッド層1 06に近い方がその厚さを厚くしている。この結果として、発光光度は、大きくなる。 【0079】

上記全実施例5-8においては、発光層104における障壁層141の層数は、第1区 20 分と第3区分で層数が等しいならば、任意で良い。また、障壁層141のA1の組成比は 、x+z=2y、且つ、z< xの関係を満たせば任意であるが、1.1 x/y 2.2 の時に発光光度が高い。x/yが1.1より小さくなると、発光層104において、A1 組成比を変化させて、井戸層における電子密度を均一化する効果が低くなり望ましくない 。また、x/yが2.2より大きくなると、井戸層の結晶性が低下するので望ましくない 。したがって、上記の範囲が望ましい。

[0080]

また、障壁層141の厚さは、a + c = 2 bの関係を満たすならば、その厚さの範囲は 任意であるが、a / b を、0.7 a / b 0.9とすると、発光光度が向上する。p型 クラッド層106に近い障壁層141の厚さを、n型クラッド層103に近い障壁層14 1の厚さより厚くする方が、逆の場合より、発光光度は大きい。しかし、両者ともに、障 壁層の厚さを一定とした場合よりは、発光光度は大きい。a / b が 0.9を越えると、障 壁層141の幅の変化が小さくなり、電子を発光層の厚さ方向に一様に閉じ込める効果が 小さくなるので、望ましくない。a / b が 0.7より小さいと、厚さの厚い障壁層を越え る井戸層へ移動する電子が少なくなり、発光層の厚さ方向における発光領域の均一化を阻 害することになる。したがって、a / b は、上記の範囲が望ましい。 【0081】

上記全実施例1 - 8 において、n型クラッド層103は、n型コンタクト層101の側 から、ノンドープのIn_{0.08}Ga_{0.92}N層131、ノンドープのGaN層132、Siド ープのn - GaN層133の周期構造としたが、配列に関して、In_{0.08}Ga_{0.92}N層、 Siドープのn - GaN層、ノンドープのGaN層としても良く、Siドープのn - Ga N層、ノンドープのGaN層、In_{0.08}Ga_{0.92}N層としても良く、Siドープのn - G aN層、In_{0.08}Ga_{0.92}N層、ノンドープのGaN層としても良い。また、In_{0.08}G a_{0.92}N層131にも、Siをドープして、n型層としても良いし、GaN層133をノ ンドープとしても良い。また、Siドープのn - GaN層133に代えて、Siドープの A1_{0.2}Ga_{0.8}N層133としても良いし、そのA1_{0.2}Ga_{0.8}N層133はノンド ープであっても良い。

【0082】

n型クラッド層103は、15周期としたが、この周期数は、任意である。例えば、一例であるが、3以上、30周期以下の範囲とすることができる。また、ノンドープのGa ⁵⁰

10

N層132の厚さは、0.3nm以上、2.5nm以下とすることができる。Siドープ のGaN層133の厚さは、0.3nm以上、2.5nm以下とすることができる。In _{0.08}Ga_{0.92}N層131の厚さは、1.5nm以上、5.0nm以下とすることができる。

【 0 0 8 3 】

層132として、A1、Ga1、N層132を用いた場合には、A1、Ga1、N層1 32の組成比×は、0.05以上、1より小さくすることができる。望ましくは、0.1 以上、0.8以下である。さらに、望ましくは、0.2以上、0.6以下である。A1、 Ga1、N層132をA1Nとした場合には、厚さは、0.3nm程度でも、電子をトン ネルさせ、正孔をトンネルさせないようにすることができる。また、A1、Ga1、N層 132をA10.05Ga0.95Nとした場合には、その層132の厚さは2.5nm程度は必 要である。したがって、A1、Ga1、N層132の厚さは、0.3nm以上、2.5n m以下とすることができる。p型クラッド層106の周期構造の一つの層には、p-A1 0.3 Ga0.7 N層162を用いているので、n型クラッド層103のA1、Ga1-x N層 132のA1の組成比×は、0.15以上とするのが望ましい。

【産業上の利用可能性】

【0084】

本発明は、III 族窒化物半導体発光素子において、駆動電圧を上昇させることなく、発 光効率を向上させるのに用いることができる。

【符号の説明】

- 【0085】
 - 100:サファイア基板 101:n型コンタクト層 102: ESD層 103:n型クラッド層 104:発光層 105: ノンドープクラッド層 106:p型クラッド層 107:p型コンタクト層 108:p電極 130:n電極 110:第1ESD層 111:第2ESD層 120:バッファ層 131:In_v Ga_{1-v} N層 132:Al_x Ga_{1-x} N層 133:GaN層

20





(19)

【図2】



【図3】







【図5】



【図6】









【図10】







フロントページの続き

審査官 金高 敏康

 (56)参考文献
 特開 2 0 0 1 - 2 3 7 4 5 7 (JP, A)

 特開 2 0 0 3 - 0 3 1 9 0 2 (JP, A)

 特開 2 0 0 6 - 3 3 2 3 6 5 (JP, A)

 特開 2 0 0 8 - 1 0 3 7 1 1 (JP, A)

 特開 2 0 0 9 - 1 5 2 5 5 2 (JP, A)

(58)調査した分野(Int.Cl., DB名)

H01L 33/00 - 33/64