> 窒化ケイ素・ニッケル接合界面における反応 Si_aN₄-Ni Bonding and Interfacial Reaction

岩本知広*・葛巻 徹*・森 実*・石田洋一* Chihiro IWAMOTO, Toru KUZUMAKI, Minoru MORI and Yoichi ISHIDA

1.はじめに

窒化ケイ素とニッケルの接合は、靭性の低い窒化ケイ 素の用途を拡げる突破口として注目されている。この系 では反応相を伴わない直接接合が可能だからである。直 接接合界面では接合中に発生する熱応力を金属の延性に よって緩和でき、強度の高い接合体とすることができる。

この接合系で反応相が生成しないからといって接合界 面で化学反応がないわけではない.むしろ逆で,反応相 層が障壁とならないため反応は盛んである。窒化ケイ素 の分解,シリコンと窒素のニッケル中への拡散,Si-Ni -N固溶体の形成,などの反応が進行したと考えられてい る³⁰.窒化ケイ素の分解時に生成する多量の窒素につい ては,一部ニッケル中に固溶するほかは,界面に沿って 真空中に拡散したり,初期界面上に生成するボイド中に 捕捉されている,と考えられている³⁰が,確証がなく不明 な点が多かった.本来,界面近傍に存在しているボイド の成因については余剰の窒素によるとする説のほかに, 窒化ケイ素中でのニッケルと窒素の原子占有体積と,そ れらがニッケル中に固溶する場合の体積差によるとする 説³もあり,議論の余地が残っている.

本研究は,窒化ケイ素とニッケルの接合界面をSEMに より詳細に観察することによって,窒化ケイ素分解時の 窒素挙動についての知見を得,その接合機構について考 察する事を目的としている.

2.実験方法

窒化ケイ素は東芝製常圧焼 β 型結窒化ケイ素を用いた. これは焼結助剤としてイットリア系,サイアロン系のも のを含んでいる.ニッケルは純度99.9%のものを用いた. 接合面をバフ研摩した後,条件(1)接合温度923K,保持 時間3.6ks,荷重30MPa(材料A),条件(2)接合温度1073 K,保持時間10.8ks,荷重30MPa(材料B)の,2種類 の試料を作製した.接合時の真空度は10⁻⁵Pa程度であ

*東京大学生産技術研究所 第4部



荷重

図1 β型窒化ケイ素とニッケル接合体

る. この実験のために試料は特殊な形状で接合している (図1). 接合した後窒化ケイ素をはがし、そのニッケル 側の接合面をSEMによって観察した.

3. 実 験 結 果

図2は、窒化ケイ素をはがした後の試料の全体像であ る.条件(1)で接合したもの(材料A)は、接合面とそ の周辺ではその結晶粒の大きさにさほど違いは見受けら れない.それに対して、条件(2)で接合したものは、接 合面の周辺は結晶粒がかなり粗大化しており、また接合 面では周辺に比べて細かい結晶粒になっている。これは、 高温でいったん粗大化した結晶粒が荷重を加えられるこ とにより、接合面で加工歪が入り、また接合温度が再結 晶温度より高いために再結晶により結晶粒の微細化が起 こったものと考えられる。

図3は試料Aの接合面とその周辺の境界部分である. 上半分が接合面,下半分はその周辺である.この境界の 外側の約50µm位の領域に沿って,穴があいているのが 観察される.この穴の形状は丸く,ガス状の物質が存在



接合条件 1073K 3h 30MPa 図4(1) 接合面の周辺から外側に向かっての連続写真(1)数字は周辺部分の距離

したことを連想させる. 穴は粒界とは全く無関係に存在 しており、ガスの集積は粒界拡散より体積拡散の方が支 配的だったことがわかる. 大きさは数µm以下である.

図4(1)は試料Bの接合面の周辺の連続写真である. 一番右端の写真が接合面とその周辺の境界であり,右半 分が接合面,左半分から左側に向かって接合面の周辺か ら外側に離れていく.この連続写真(1)では,よくみる と1 μ m以下の非常に小さいボイドが存在しているのが わかる.しかしその分布は図3と比べてかなりまばらで ある.図4(2)は境界から外側へ約700 μ m離れたところ の写真である.図3のボイドより大きい数 μ mの大きさ のものから,非常に小さいものまで多数のボイドが存在 しているのがわかる.この領域でガス状のものが多量に 析出したと考えられる.図3とは異なり,ボイドの分布 はかなり広い領域に渡っている.

4.考

察

最近,Ni-Al合金を窒化ケイ素と接合することにより, 界面付近のニッケル合金中でAlNの板状結晶が生成し ているのが観察された³⁾.これは,窒素の多くがニッケル 側に固溶してゆく可能性が大であることを示している. 本実験で観察された数多くのボイドも窒化ケイ素が分解 した結果生成し,ニッケル中に拡散している窒素による ものではないか,すなわち,接合中にとけ込んだ窒素が 冷却中にニッケル中の窒素の固溶度の減少により自由表 面に抜けてきたものではないかと考えられる.ボイドの 形状,分布はこの考えを支持していると思われる.

析出したと考えられる.図3とは異なり,ボイドの分布 アルミナ・ニオブ系の接合では接合体の冷却中に,ニ

究 速 報



1250µm

図4(2) 連続写真(2)

オブ中にいったん固溶したアルミニウムと酸素がニオブ 側から戻り析出していることが知られている*). 窒化ケ イ素・ニッケル系でもこの戻り析出が起こっているのか どうかは現在までよくわからなかった。図4によると 1073Kで接合した試料では接合面の近くでは窒素ガスの 穴はあまり観察されず、700µm位離れたところにたくさ ん存在している. この穴の存在がニッケル中の窒素ガス の分布を表しているとすると、これは界面近くの窒素濃 度が低くなっていることを意味する。すなわち冷却中に ニッケル中に溶けているシリコンと窒素が接合界面に析 出した結果, ニッケル中の界面近傍の窒素濃度が低く なった, つまり戻り析出があった可能性を示していると 考えられる.

以上をまとめると,窒化ケイ素・ニッケル系における 接合機構は次のようになっていると思われる(図5). 1) 窒化ケイ素とニッケルを接触させ、温度を上げてい くと、ニッケルの結晶粒が粗大化する.窒化ケイ素が分 解を始め、同時に焼結助剤が界面に侵入してくる. 2) 接合温度になったところで荷重を掛けると、ニッケ ルの結晶粒が再結晶により細粒になる。窒素,シリコン のニッケル中への拡散が促進され、初期界面で、埋まら なかったマイクロボイドがニッケル中に残っていき,空 孔などのsinkになり成長してボイドになる.

3) 除荷,冷却するとニッケル中のシリコンと窒素の固

放出



図5 窒化ケイ素・ニッケル接合機構

進残ったポイドが空孔,

窒素のsinkとなる

焼結助剤,界面に拡散

マイクロボイド埋まる

溶度の減少にともない,窒化ケイ素がニッケルとの界面 の整合性を改善しながら戻り析出をする.界面から遠い 場所にある窒素は界面までいくことができず,近くの自 由表面に抜けていく.

まとめ

以上の結果をまとめると以下のようになる。 (1)窒化ケイ素・ニッケル接合においてその接合面では ニッケルの再結晶による細粒化が起こった。 (2)接合時ニッケル中にかなりの量の窒素がとけ込んだ ことがわかった。この窒素は冷却時にニッケル中の固溶 度の減少にともない自由表面に抜けてボイドを作る。 (3)接合面では戻り析出が起こっており、それによって
 ニッケルと窒化ケイ素の整合性が改善されている可能性
 が考えられる。
 (1992年2月26日受理)

参考文献

- M.E. Brito, 弘津禎彦:日本金属学会会報, 29(1990) 910
- 高島敏行,山本強,成田敏夫:日本セラミックス協会学 術論文誌,98 [1] 36-42 (1990)
- 3) 横山秀和, M.E. Brito, 伊藤義郎, 弘津禎彦:日本金 属学会講演概要, 1991年秋期大会, p405
- 4) 王建義,須賀唯知,石田洋一:日本金属学会誌,第53巻
 (1989) 429

sí.

4.5