高分子/無機複合化によるセラミックス繊維の開発

後藤康夫, 奈倉正宣, 大越豊 信州大学 繊維学部 繊維システム工学科

1. 緒言

無機塩法を用いたセラミックス繊維の製造 がその簡便さから工業的に広く用いられてい る. これまで、無機塩法により主としてアル ミナ繊維を製造する目的でポリ水酸化アルミ ニウムゾルに多糖類をバインダーとして加え, 繊維や膜の製造について検討してきた. その 結果, メチルセルロース(MC)がバインダーと して良好であることを見出し、透明なアルミ ナ膜や繊維を作製した. また, MC と TiO₂ナノ 粒子とのナノコンポジットを前駆体とした場 合,窒化チタン(TiN)や炭化チタン(TiC)の低 温合成に有効であることを見出した. この原 因は、TiO。の粒子サイズが小さいこと、並び に TiO₂粒子表面の水酸基と MC の水酸基が水 素結合して、強く結びついていることが原因 として考えられた.

本研究で取り上げている非酸化物系セラミ ックスの TiN や TiC は、高硬度、高融点、高 温強度、低密度等の特性に優れ、エンジニア リングセラミックスとして高い価値を有する. 従来, これらは, 薄膜や粉体の形態で利用さ れてきたが、繊維化することによって、さら にその価値が高くなると考えられる. これま での研究では、金属アルコキシドを出発原料 とするゾルゲル法を利用して作製された高分 子前駆体から、TiN, TiC 繊維の作製が試みら れてきたが、SEM レベルで見ても、明らかに 不均一で、十分な強度を有したものが作られ たとは言い難かった. またゾルゲル法は, 加 水分解に影響されやすく、反応制御も容易で ない、そこで今回の研究では、多糖類+TiO。 ナノ粒子をナノレベルで混合させた前駆体繊 維を利用して、均一な TiN および TiC 繊維を 作製することを目的として検討を行った.

2. 実験方法

粒径 5nm の酸化チタン粒子が分散したゾル (日産化学工業㈱製)にヒドロキシエチルセル ロース (HEC)水溶液を種々の割合で混合した 水溶液を、エタノール中に吐出することによ って湿式紡糸を行い、前駆体繊維を得た.こ れを、反応性ガス雰囲気下で、1000℃以上で 焼成することによって、TiN、TiC 繊維の作製 を行った.

3. 結果と考察

アルミナ繊維作製の際に使用した MCを使用したところ、TiO2粒子との混合液の湿式紡糸で得られた前駆体繊維は、きれいなものにならなかった。これに対して、HECを使用した場合には、均一な前駆体繊維が得られた。ただし、このように均一な繊維のできるTiO2と HEC の組成は、重量比[TiO2]/[HEC]=4~10の範囲であった。図 1 には、一例として、[TiO2]/[HEC]=6 の前駆体繊維を示した。HECを使用すると均一な前駆体繊維が可能であった理由に関しては、MCと比較し、HECがTiO2粒子表面の水酸基と、より強い水素結合をするためだと考えられた。実際、HECとTiO2の混合溶液は、高い粘度を示し、特にHECの割合が高い場合には、溶液がゲル化した。

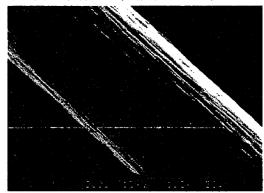


Fig.1 SEM image for the precursor fiber of TiO₂+HEC. ([TiO₂]/[HEC]=6)

この前駆体繊維を用いて, アンモニアガス 気流下, 1200℃で 3 時間焼成した結果, 金色 の TiN 繊維が作製できた. この際, NH₃ は, TiO₂ から酸素を引き離す還元剤、およびTiNの生成に必要な窒素源の役割を担うことが明らかとなった. 作製した TiN 繊維の SEM 像を図 2に示した. この図から分かるように、焼成して得られた繊維は、図 1の前駆体繊維の形態をそのまま保持していた. この結果より、HECは、バインダーとしての特性に優れているというかった. また、TiN 繊維の作製ることが分かった. また、TiN 繊維の作製ることが判明した. 一般的に工業レベルで大量に高い地で、であるにといる TiN の合成温度は、反応性の高いら、本研究における TiN の合成温度は、非常に低温であると言える.

次に、TiC 繊維の作製を試みた. 前駆体繊維($[TiO_2]/[HEC]=7$)を、Ar 気流下、 1300° で3時間焼成することによって、TiC が生成するかを調べた. この際、HEC の熱分解により生じたカーボンが TiO_2 の還元剤、および TiC 生成のための炭素源の役割を担うことを期待している. TiO_2 1mol に対して、カーボンが 3mol 存在する場合、下記の反応(炭素還元法)が進行し、TiC が生成する.

 $TiO_2 + 3C \rightarrow TiC + 2CO$

得られた試料の XRD パターンを, 図 3 (a) に示した. いずれの回折ピークも, $TiO_2(\bigcirc)$ あるいは TiO。が還元されて生成したチタン の低級酸化物(\triangle)に帰属されるものであり、 TiC の生成は確認できなかった、すなわち、 HEC の熱分解によって生じるカーボン量 は、TiCの生成には不十分である. そこで、次 に,カーボンの不足を補うために,CH4を通じ ながら、焼成を行い、TiC の生成を試みた. その結果, TiC(●)の生成が確認された(図 3 (b)). しかしながら、Ti の低級酸化物に 帰属される回折線が残っていることから、本 研究の焼成条件では、反応が完全には進行し ないことが分かった. そこで, カーボンより 還元力が強いと期待される H₂ ガスを, CH₄ と ともに流して、焼成を試みた、その結果、図 3(c)に示すように、TiCの回折ピークのみ が観察され、TiC 繊維が作製できたことが明 らかとなった. また、得られた繊維の SEM 写 真を図4に示したが、ArやCH4中で焼成した 繊維は不均一であったが、CH4+H2下で焼成し た繊維は、表面に目立った割れもなく、内部 も緻密であることが分かる. このことから, CH4+H2中で焼成すると、均一な TiC 繊維が得 られることが判明した. TiC 繊維の生成温度 を調べたところ、1100℃以上であった. この

生成温度は、工業レベルで製造されている TiC の生成温度 1700-2100℃と比較して非常 に低い温度であった.

低い生成温度で TiN や TiC が作製できた理由については、 TiO_2 が非常にサイズの小さい粒子であるため、反応活性が高いこと、並びに比表面積が非常に大きく、個々の粒子は、 NH_3 や CH_4 等の反応性ガスと接触しやすくなったためと推定している.

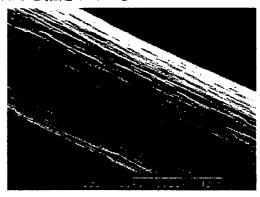


Fig.2 SEM image for the TiO_2 +HEC fiber ([TiO_2]/[HEC]=6) heated at 1200°C for 3h in NH₃.

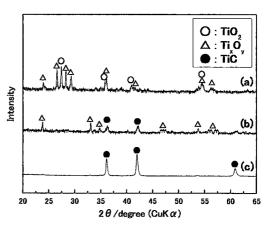


Fig.3 XRD patterns for the TiO_2 +HEC fibers ([TiO_2]/[HEC]=7) heated at 1300°C for 3h in Ar(a), CH₄(b), and CH₄+H₂(c).

4. 結論

TiO₂と HEC をナノレベルで混合した前駆体 繊維を使用し、反応性ガス雰囲気下で焼成す ることによって、均一な TiN, TiC 繊維が作製 できた. また TiN, TiC の生成温度は、従来の 工業的な製造温度と比較して、かなり低い温 度であるため、低温合成プロセスとして省エ ネルギーの観点から有用であると考えられる.