

669.14.018.252.3 : 621.767

S 194

## (194) 急冷凝固高速度鋼の組織

70870

TK 豊田中央研究所 ○新井 達工博 小松 登

### 1. 緒言

最近高速度鋼噴霧粉と粉末圧延材にはキャンニング押出で一体に固め、すぐれた特性を持つ高速度鋼材を作成試みが行われ始めた。この方法の由来は微細な炭化物の均一分布にあるのであるが我々は高速度鋼が噴霧粉のようときわめて大きな冷却速度のもとに凝固するに、単に炭化物やその他の相の大きさが小さくならなければならず、凝固の過程が徐冷凝固の場合と異なつたものに合致であろうとして、急冷凝固した高速度鋼の組織の観察を行つた。

### 2. 実験方法

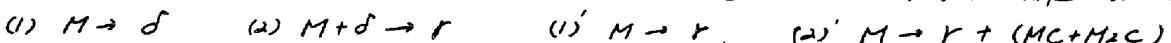
高周波炉で溶解し、SKH9の溶湯を細孔トリップ下させながら高压の水を吹きつけで噴霧粉を作った。またSKH9あるいはSKH54溶湯を少量づつ滴下させ落中の途中を2枚の銅板ではさんで压板状に凝固させて、いわゆるスプラットアーリング材を作つた。この材料をそのままあるいは焼もどし後、顕微鏡観察、X線回折、マイクロアナライザー分析に供した。

### 3. 実験結果および考察

噴霧粉(20~325#)およびスプラットアーリング材の組織は微細な共晶状炭化物の網目によって形成されてゐる。網目の大きさは噴霧粉の場合、粉末の微細なほど小さいが20~100#粉で10μ程度である。一部の噴霧粉ではこの他に大きさもつて100μ、小さなしきで1μ程度の高純度の小粒の相が存在する。この相は高温で焼もどされてもオーステナイト地のような変化を示さずカタサも低いことからM<sub>2</sub>Cと考えられる。このM<sub>2</sub>Cは大部分が丸味を帯びた形であり、輪郭も滑らかであるが、一部では輪郭に鋭い出入りがある。このM<sub>2</sub>Cのまわりはオーステナイト地が直接取りまつていてM<sub>2</sub>Cは認められない。またスプラットアーリング材にはM<sub>2</sub>Cはほとんど認められない。SKH9スプラットアーリング材とSKH54スプラットアーリング材を比較すると、SKH9では共晶状炭化物がほぼ完全な網目を形成しているが、SKH54では炭化物はより粒状であつて、不連続な網目状に分布している。

凝固の上の噴霧粉およびスプラットアーリング材に存在してゐる炭化物はX線回折によるとM<sub>2</sub>CとMCであつてその他の炭化物は確認できぬ。そして噴霧粉では粉末の大きい程M<sub>2</sub>Cが多く、スプラットアーリング材ではSKH9よりSKH54の方でMCが多い。噴霧粉およびスプラットアーリング材が焼もどしされると、桂入された高速度鋼が焼もどしされる場合と同じように  $M_2C + MC \rightarrow M_2C + M_23C_6 + MC$  の炭化物反応を起し M<sub>2</sub>Cは700°Cまでしか存在しない。

これらの結果から急冷凝固した高速度鋼はつきのような過程で凝固したものと推定される。



に付し噴霧粉についてもうδ-フェライトは限られた部分にしか存在しないこと、大部分のδ-フェライトの輪郭が滑らかであることから(1)または(2)は前者的で、(1)または(2')が主として行われたであろう。

凝固が完了して室温まで冷却する間の変化について(1)で形成され(2)で消費されたδ(δの大部分)はそのままで残留し、τの一部はマルテンサイトに変態、一部は残留オーステナイトとして存在する。噴霧粉の場合残留オーステナイト量は粉末の大きい程多い。すなはちオーステナイトは540°C以上の焼立温度でほとんどの消失する。