

66.9.14 : 548. d : 66.9.784

S 475

(143)

## 鉄の集合組織形成における炭素量の効果

- 鉄の圧延再結晶集合組織形成における諸因子 (IV) -

70143

新日本製鐵 技術研究所 工博 武智 弘 ○高橋延幸  
長田修次 長尾節夫

### 1. 緒 言

前報で鉄の再結晶集合組織が炭素量に極めて著しく影響されることを示した。そこで圧延集合組織および再結晶集合組織形成における炭素量の影響を圧延率との関係から総合的に調べ再結晶集合組織形成に及ぼす炭素量の効果を機構的に検討した。

### 2. 実験方法

実験室で溶製した電解鉄を素材とする 0.05% C 鉄と 0.032% C リムド鋼スラブをそれぞれランダム方位が形成される熱間圧延条件で熱延した。これらの一部を 700°C で脱炭焼鈍して炭素含有量 0.005% 以下の試料を得た。なお脱炭焼鈍処理による結晶粒成長を極力止める様に努めそれぞれ炭素含有量の異なる試料の結晶粒度の差を 0.5 番以内とした。これら試料を 30~95% の圧延率範囲で冷間圧延した。焼鈍は 700°C × 5 hr 行つた。圧延および再結晶集合組織を正極点図と反転極点図で、冷間圧延による加工硬化挙動をビックアース硬さと引張試験で、冷間圧延による微視的加工組織を電顕でそれぞれ観察した。

### 3. 実験結果

各種測定結果の炭素含有量による変化は電解鉄材とリムド鋼材でほぼ同じであり炭素含有量の効果としては次の結論が得られた。

(1) 圧延集合組織の構成々分は炭素含有量によつて本質的には変わらず  $\{100\} < 011 \rangle, \{211\} < 011 \rangle, \{111\} < 011 \rangle$  および  $\{111\} < 112 \rangle$  方位がいずれも発達する。また圧延率が高くなるにつれ  $\{100\} < 011 \rangle$  と  $\{211\} < 011 \rangle$  方位が顕著になる。しかし炭素量が少ないと集合組織が全体的に鮮鋭であり、また  $\{211\} < 011 \rangle$  方位の発達が著しく、相対的に  $\{100\} < 011 \rangle$  方位の発達が弱い。

(2) 圧延による加工硬化挙動は炭素含有量の少い場合圧延の初期において特に加工硬化が著しく圧延率が 50% 程度以上になると加工硬化傾向が弱くなる。炭素量が多いと圧延初期の加工硬化は炭素量が少い場合ほど顕著でなくほど連続的に加工硬化する。

(3) 炭素量の少い圧延材のセル組織はセル壁の巾が狭くかつセル壁の転位密度が大きくなる特徴をもつ。

(4) 圧延率による再結晶集合組織の変化傾向には炭素量は本質的には影響せず、いずれも同じ過程で変遷する。しかしながら炭素量が少ないと  $\{211\} < 011 \rangle, \{111\} < 112 \rangle$  および  $\{111\} < 011 \rangle$  冷延方位よりそれぞれ核生長する  $\{554\} < 225 \rangle, \{111\} < 011 \rangle$  および  $\{111\} < 112 \rangle$  再結晶方位、特に  $\{554\} < 225 \rangle$  方位が顕著に発達し始める圧延率が炭素量の多い場合より低くなる。また 90% 程度以上の高圧延率では炭素含有量が少ないと  $\{554\} < 225 \rangle$  あるいは  $\{322\} < 269 \rangle$  方位など  $\{211\} < 011 \rangle$  冷延方位より核生長すると思われる<sup>(1)</sup> 再結晶方位が極めて鮮鋭に発達し、 $\{311\} < 136 \rangle$  など  $\{100\} < 011 \rangle$  冷延方位より核生長すると思われる A 方位群<sup>(2)</sup> の発達が極めて弱い。炭素量が多い場合にはこれと全く逆になる。これらは圧延集合組織の形成に及ぼす炭素量の効果にもとづく現象と考えられる。即ち炭素量が少ないと例えれば交叉辯り頻度が変り圧延集合組織の形成が量的および質的に変り再結晶方位発生の母体となる冷延マトリックスが量的にそして質的(=エネルギー的)に変りこれらの変化が再結晶方位形成に影響を与えるものと考えられる。

参考文献 (1)高橋・清水・長田・友添：日本金属学会昭45年度秋期大会「薄板の成形性」シンポジウム講演予定

(2)武智・高橋・加藤・長田：日本金属学会昭44年度秋期大会講演稿集 129頁